การวิเคราะห์ชั้นฟิล์มบนผิวเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติกที่ผสม โครเมียมและนิกเกิลด้วยเอ็กซ์พีเอส

นาย สาริษฐ์ ชัยกิตติศิลป์

สถาบนวิทยบริการ

วิทยานิพนธ์นี้เป็นส่วนหนึ่งของการศึกษาตามหลักสูตรปริญญา วิศวกรรมศาสตรมหาบัณฑิต สาขาวิชาวิศวกรรมโลหการ ภาควิชาวิศวกรรมโลหการ คณะวิศวกรรมศาสตร์ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย ปีการศึกษา 2543 ISBN 974-13-0457-9 ลิขสิทธิ์ของจุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

INVESTIGATION OF SURFACE FILM OF Fe-Cr-Ni AUSTENITIC AND FERRITIC STAINLESS STEELS BY XPS

MR. SARIT CHAIKITTISILP

สถาบนวิทยบริการ

A Thesis Submitted in Partial Fulfillment of the Requirements for the Degree of Master of Engineering in Metallurgical Engineering Department of Metallurgical Engineering Faculty of Engineering Chulalongkorn University Academic Year 2000 ISBN 974-13-0457-9

หัวข้อวิทยานิพนธ์	การวิเคราะห์ชั้นฟิล์มบนผิวเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติกที่	
	ผสมโครเมียมและนิกเกิลด้วยเอ็กซ์พีเอส	
โดย	นาย สาริษฐ์ ชัยกิตติศิลป์	
สาขาวิชา	วิศวกรรมโลหการ	
อาจารย์ที่ปรึกษา	ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร. กอบบุญ หล่อทองคำ	

คณะวิศวกรรมศาสตร์ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย อนุมัติให้นับวิทยานิพนธ์ฉบับนี้เป็นส่วน หนึ่งของการศึกษาตามหลักสูตรปริญญามหาบัณฑิต

.....คณบดีคณะวิศวกรรมศาสตร์

(ศาสตราจารย์ ดร.สมศักดิ์ ปัญญาแก้ว)

คณะกรรมการสอบวิทยานิพนธ์

.....ประธานกรรมการ

(รองศาสตราจารย์ ดร.ประสงค์ ศรีเจริญชัย)

...... อาจารย์ที่ปรึกษา

(ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.กอบบุญ หล่อทองคำ)

.....กรรมการ

(ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.สุมาลี วงศ์จันทร์)

สาริษฐ์ ชัยกิตติศิลป์: การวิเคราะห์ชั้นฟิล์มบนผิวเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติกที่ผสม โครเมียมและนิกเกิลด้วยเอ็กซ์พีเอส. (INVESTIGATION OF SURFACE FILM OF Fe – Cr – Ni AUSTENITIC AND FERRITIC STAINLESS STEELS BY XPS) อ.ที่ปรึกษา : ผศ.ดร. กอบบุญ หล่อทองคำ, 95 หน้า. ISBN 975 – 13 – 0457 – 9

งานวิจัยนี้ศึกษาลักษณะของชั้นฟิล์มที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกและออสเทนิติกที่มี โครเมียมผสม 20 ถึง 39 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และนิกเกิลผสม 4 ถึง 29 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก หลังจากทิ้งไว้ในอากาศ 24 ชั่วโมงด้วยเทคนิคเอ็กซ์พีเอส ชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้ง 2 เกรด มีลักษณะคล้ายกัน ชั้นฟิล์มประกอบด้วย 2 ส่วน ชั้นนอกเป็นชั้นไฮดรอกไซด์ของโครเมียม ชั้นใน เป็นออกไซด์ของโครเมียม ชั้นออกไซด์โครเมียมอาจแบ่งออกได้เป็น 2 ส่วนคือ ชั้นออกไซด์ของ โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็ก และชั้นออกไซด์ของโครเมียมรวมกับโลหะโครเมียม เหล็ก และนิกเกิล ความหนาของชั้นออกไซด์ของโครเมียมจะน้อยลงเมื่อเพิ่มปริมาณโครเมียมในเหล็ก กล้าไร้สนิม แต่ชั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กจะมีความหนามากขึ้น ความ สัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กกับบริมาณ โครเมียมเป็นเส้นโค้งรูปตัวเอส ซึ่<mark>งมีลักษณะคล้ายกับความ</mark>สัมพันธ์ระหว่างปริมาณโครเมียมกับค่า ศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุน ดังนั้นการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิม อาจเป็นผลมาจากความหนาของชั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็ก ชั้นออกไซด์ ของโอรเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กอาจจะมีส่วนประกอบของโลหะนิกเกิลขึ้นกับส่วนผสม ทางเคมีของเหล็กกล้าไร้สนิม โดยทั่วไปในเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกจะมีโอกาสพบโลหะนิกเกิล ในขั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กมากกว่าในเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก ชั้น ฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กที่มีโลหะนิกเกิลผสมอาจจะช่วยเพิ่มการต้านทานการกัดกร่อน

จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลย

ภาควิชา	วิศวกรรมโลหการ	ลายมือชื่อนิสิต	
สาขาวิชา	วิศวกรรมโลหการ	ลายมือชื่ออาจารย์ที่ปรึกษา	
ปีการศึกษา	2543		

4170578121: MAJOR METALLUGICAL ENGINEERING KEY WORD: XPS/ PASSIVE FILM/ FERRITIC STAINLESS STEELS/

AUSTENITIC STAINLESS STEELS

SARIT CHAIKITTISILP: INVESTIGATION OF SURFACE FILM OF Fe – Cr – NI AUSTENITIC AND FERRITIC STAINLESS STEELS BY XPS. THESIS ADVISOR : ASST. PROF. Dr. – Ing. GOBBOON LOTHONGKOM, 95 pp. ISBN 974 – 13 – 0457 - 9

This work investigates the surface film of ferritic and austenitic stainless steels, which has chromium contents of 20 - 39 Wt% and nickel contents of 4 - 29 Wt%, after exposure in air 24 h by XPS technique. The surface films of both stainless steel grades are similar, which compose of 2 layers: the chromium hydroxide and chromium oxide layers. The chromium oxide layer can be divided to be 2 layers: the chromium and iron oxide with iron, and the chromium oxide with chromium, iron and nickel layers. The thickness of chromium oxide layer decrease as the chromium contents in alloy increase, but the thickness of the chromium and iron oxide layer with iron increase. The relation between chromium contents and pitting potentials. It may be said that the pitting corrosion resistant of stainless steels depends on the thickness of the chromium oxide layer with iron. Nickel may participate in the chromium oxide layer. Generally, the possibility to detect nickel in the chromium oxide layer is higher in austenitic stainless steels than in ferritic stainless steels. The surface film contained nickel may increase the corrosion resistant of stainless steels.

ุ สถาบน เทยบ เกา เ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

Department_METALLURGICAL_ENGINEERING	Student's signature
	<u> </u>
Field of study METALLURGICAL ENGINEERING	Advisor's signature
Academic year	

กิตติกรรมประกาศ

วิทยานิพนธ์ฉบับนี้สำเร็จลุล่วงได้ด้วยความช่วยเหลืออย่างดียิ่งของผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.กอบบุญ หล่อทองคำ อาจารย์ที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์ ซึ่งได้ให้คำแนะนำและข้อคิดเห็นต่างๆ ใน การวิจัยด้วยดีมาตลอด ตลอดจนรองศาสตราจารย์ ดร.ประสงค์ ศรีเจริญชัย ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.สุมาลี วงศ์จันทร์ กรรมการสอบวิทยานิพนธ์ อีกทั้งอาจารย์และเจ้าหน้าที่ทุกคนในภาควิชา วิศวกรรมโลหการที่คอยให้ความช่วยเหลือ ให้คำปรึกษา ตลอดจนคำแนะนำต่างๆ เนื่องจากงาน วิจัยได้รับการสนับสนุนเงินทุนจากสำนักงานกองทุนสนับสนุนการวิจัย ผู้เขียนขอขอบคุณมา ณ ที่ นี้ด้วย

ทั้งนี้ผู้เขียนใคร่ขอขอบคุณ บิดา – มารดา ซึ่งสนับสนุนในด้านการเงินและให้กำลังใจแก่ผู้ เขียนเสมอมาจนสำเร็จการศึกษา

สาริษฐ์ ชัยกิตติศิลป์

สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

สารบัญ

		หน้า
บทคัด	ดย่อภาษาไทย	ง
บทคัด	ดย่อภาษาอังกฤษ	ຈ
กิตติก	กรรมประกาศ	น
สารบั	້າญ	บ
สารบั	้ญตาราง	ม
สารบั	iญรูป	រៀ
บทที่		
1	บทนำ	1
	ความ <mark>เป็นมาและความสำคัญของปัญหา</mark>	1
	วัตถุประสงค์ของการศึกษา	3
	ขอบเขตการศึกษา	4
	ประโยชน์ที่ <mark>คาด</mark> ว่าจะได้รับ	4
2	การปริทัศน์วรรณกร <mark>ร</mark> ม	5
	แนวคิดและทฤษฎี	5
	เอกสารและงานวิจัยที่เกี่ยวข้อง	7
3	วิธีการทดลอง	20
4	ผลการทดลองและวิเคราะห์ผล	25
	การหาอัตราการลอกผิวของชั้นฟิล์ม	25
	ส่วนประกอบของชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด	25
	ความหนาของชั้นฟิล์มต่างๆ ในเหล็กกล้าไร้สนิม	
	การวิเคราะห์เชิงปริมาณของชั้นฟิล์มพาสสีฟ	42
	เปรียบเทียบลักษณะของชั้นฟิล์มที่เกิดกับการต้านทานการกัดกร่อนแร	าบ
	รูพรุน	51
	การทดลองหาเส้นโพลาไรเซชันด้วยเครื่องโพเทนทีโอสแตท	52
5	สรุปผลการทดลอง	54

<u>ہ</u>	
สารบญ	(ตอ)

บทที่	หน้า
รายการอ้างอิง	55
ภาคผนวก	57
ภาคผนวก ก	58
ภาคผนวก ข	61
ภาคผนวก ค	62
ภาคผนวก ง	90
ภาคผนวก จ	93
ประวัติผู้เขียน	



สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

สารบัญตาราง

ตาราง	หน้า
ตารางที่ 2.1 แสดงชนิดของชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้นในสภาพแวดล้อมต่างๆ	18
ตารางที่ 3.1 แสดงผลการวิเคราะห์ส่วนผสมทางเคมีของเหล็กกล้าไร้สนิมที่ใช้ในการทดลอง	
ด้วยเครื่อง X – Ray Diffraction และ X – Ray Fluorescent	21
ตารางที่ 4.1 อัตราการลอกผิวโดยประมาณจากการคำนวณ	25
ตารางที่ 4.2 ค่าศักย์ไฟฟ้าที่เกิดการกัดกร่อนแบบทั่วไป (E _{corr}) ค่าศักย์ไฟฟ้า	
ของการกัดกร่อนแบบรูพรุน (E _p) และค่ากระแสพาสสีฟ (I _{pass})ที่วัดได้	51



สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

สารบัญภาพ

ภาพประกอบ หน้า
รูปที่ 1.1 ผลของธาตุโครเมียมในเหล็กต่ออัตราการกัดกร่อนของเหล็กผสมคาร์บอนต่ำใน
บรรยากาศ1
รูปที่ 2.1 กระบวนการการแผ่โฟโตอิเล็กตรอน6
รูปที่ 2.2 ผลของธาตุโครเมียมต่ออัตราการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์
ในสารละลายโซเดียมคลอไรด์ความเข้มข้น 3 เปอร์เซ็นต์ ที่อุณหภูมิ 30 °C7
รูปที่ 2.3 อิทธิพลของธาตุนิกเกิลต่ออัตราการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ ที่ผสมโครเมียม 22 และ 25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ในสารละลายเฟอร์ริกคลอไรด์
ความเข้มข้น 10 เปอร์เซ็นต์ ที่อูณหภูมิ 50 [°] C8
รูปที่ 2.4 แสดงผลของธาตุผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมต่อเส้นโพลาไรเซชัน
รูปที่ 2.5 การเกิดการกั <mark>ดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์</mark> 9
รูปที่ 2.6 อัตราการกัดก <mark>ร่อนแบบรูพรุนต่อปริมาณส่วนผสมในเห</mark> ล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์
ในสารละลาย 6 เปอร์เซ็นต์เฟอร์ริกคลอไรด์ ที่ 50°C เป็นเวลา 20 ชั่วโมง10
รูปที่ 2.7 ผลของปริมาณเฟอร์ไรท์ต่ออัตราการกัดกร่อน ในสารละลาย 6 เปอร์เซ็นต์
เฟอร์ริกคลอไรด์ ที่ <mark>50°C เป็นเวลา 20 ชั่วโม</mark> ง11
รูปที่ 2.8 ผลของปริมาณโครเมียมต่อการต้านทานการกัดกร่อนในน้ำทะเลที่อุณหภูมิห้อง12
รูปที่ 2.9 แผนภูมิสมดุล 3 เฟส ของ เหล็ก – โครเมียม – นิกเกิล ที่อุณหภูมิ 1200°C
แสดงส่วนผสมทางเคมีของเหล็กกล้าไร้สนิมจากการศึกษาของ H. Hoffmeister
ແລະ G. Lotho <mark>n</mark> gkum12
รูปที่ 2.10 ผลของปริมาณธาตุผสมต่อการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิม
ออสเทนิติก เฟอริติก และดูเพล็กซ์ในน้ำทะเลจำลอง DIN 50905
ที่อุณหภูมิ 25°C13
รูปที่ 2.11 การเริ่มต้นของการเกิดการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิม14
รูปที่ 2.12 ความหนาชั้นฟิล์มพาสสีฟของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม
30 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และชนิดที่ผสมโครเมียม 30 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก
โมลิบดีนัม 2 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก กับค่าศักย์ไฟฟ้า
รูปที่ 2.13 ปริมาณของอิออนบวกที่เกิดขึ้นบนชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก
ซึ่งผ่านการทำโพลาไรเซชันที่ศักย์ไฟฟ้าค่าต่าง ๆ เป็นเวลา 1 ชั่วโมง -
ในสารละลาย HCI เข้มขัน 1 โมลต่อลิตร16

ภาพประกอบ หน้า
รูปที่ 2.14 ปริมาณของ O ²⁻ , OH ⁻ , Cl ⁻ และน้ำ ต่อจำนวนอิออนบวกที่เกิดขึ้นบน
ชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกซึ่งผ่านการทำโพลาไรเซชันที่
ศักย์ไฟฟ้าค่าต่างๆ เป็นเวลา 1 ชั่วโมง ในสารละลาย HCI เข้มข้น 1 โมล/ลิตร16
รูปที่ 2.15 ความหนาของชั้นฟิล์มต่อปริมาณโครเมียมที่ผสมในโลหะผสมเหล็ก – โครเมียม
ที่สิ่งแวดล้อมต่างๆ17
รูปที่ 3.1 แผนภูมิสมดุล 3 เฟส ของ เหล็ก – โครเมียม – นิกเกิล ที่อุณหภูมิ 1200 °C
แสดงบริเวณเฟส <mark>δ, γ และ δ</mark> + γ20
รูปที่ 3.2 ชิ้นงานที่ใช้ทดส <mark>อบในเครื่องเอ็กซ์พีเอส</mark>
รูปที่ 3.3 เครื่องเอ็กซ์พีเอสที่ใช้ในการทดลอง23
รูปที่ 4.1 ตัวอย่างผลก <mark>า</mark> รวิเคราะห์ธาตุออกซิเจนด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอสที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดย
น้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้
ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.2 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุออกซิเจนด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
ออสเทนิติกที่ผสมโครเม <mark>ียม 31.94 เปอร์เซ็นต์</mark> โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์
โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.3 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุโครเมียมด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดย
น้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง 30
รูปที่ 4.4 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุโครเมียมด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอสที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
ออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์
์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง

ภาพประกอบ หน้า
รูปที่ 4.5 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุเหล็ก ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์
โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.6 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุเหล็กด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
ออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์
โดยน้ำหนัก ที่เวล <mark>าการลอกผิว</mark> ต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.7 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุนิกเกิลด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์
โดยน้ำหนัก ที <mark>่เวลาการลอกผิวต่างๆ</mark> อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.8 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุนิกเกิลด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอสที่ผิวเหล็กกล้าไร้สนิม
ออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์
โดยนำหนัก ที่เวลาการล <mark>อกผิวต่างๆ อัตรากา</mark> รลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที
หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้อง เป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.9 แบบจำลองของชั้นฟิล์มที่ผิวของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกและออสเทนิติก
หลังจากเก็บไว้ในเดสสิเคเตอร์เป็นเวลา 24 ชั่วโมง
รูปที่ 4.10 ความสัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์มโครเมียมออกไซด์กับปริมาณธาตุ
โครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด
รูปที่ 4.11 ความสัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับ
โลหะเหล็กกับปริมาณธาตุโครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด40
รูปที่ 4.12 ความสัมพันธ์ระหว่างความลึกที่เริ่มพบนิกเกิลในชั้นฟิล์มกับปริมาณนิกเกิลที่ผสม
ในเหล็กกล้าไร้สนิม41

ป

ภาพประกอบ	หน้า
รูปที่ 4.13 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็ก	
กล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 20.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล	
4.75 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	42
รูปที่ 4.14 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม <mark>25.24</mark> เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 6.40	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำห <mark>นัก</mark>	43
รูปที่ 4.15 แสดงปริมาณข <mark>องธาตุต่างๆ</mark> ในชั้นฟิล์ม <mark>ที่เกิดขึ้น ต</mark> ามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมเฟอริติกที <mark>่ผสมโครเมียม 27.62 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 6.97</mark>	
เปอร์เซ็นต์โดย <mark>น้ำหนัก</mark>	43
รูปที่ 4.16 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 29.58 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 8.29	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	44
รูปที่ 4.17 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 32.01 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 9.35	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	44
รูปที่ 4.18 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 34.79 เปอร์เซ็นต์โดย <mark>น้ำหนัก นิกเกิล 10.82</mark>	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	45
รูปที่ 4.19 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	45
รูปที่ 4.20 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 21.11 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 9.89	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	46
รูปที่ 4.21 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า	
ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 22.43 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 11.57	
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก	46

ลี เม

ภาพประกอบ หน้า
รูปที่ 4.22 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า
ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 22.90 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 13.72
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก47
รูปที่ 4.23 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า
ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเม <mark>ียม 23.49</mark> เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 16.56
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก47
รูปที่ 4.24 แสดงปริมาณขอ <mark>งธาตุต่างๆ</mark> ในชั้นฟิล์ม <mark>ที่เกิดขึ้น ต</mark> ามความลึกของเหล็กกล้า
ไร้สนิมออสเทนิติ <mark>กที่ผสมโคร</mark> เมียม 25. <mark>45 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิ</mark> ล 17.54
เปอร์เซ็นต์โดยน้ <mark>ำหนัก4</mark> 8
รูปที่ 4.25 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า
ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 27.65 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 19.96
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก48
รูปที่ 4.26 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า
ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25
เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก
รูปที่ 4.27 แสดงการเปลี่ยนแปลงปริมาณโครเมียมและนิกเกิลที่อยู่ในชั้นฟิล์ม
ตามความลึก

สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

บทที่ 1 บทนำ

ความเป็นมาและความสำคัญของปัญหา

ในปัจจุบันเหล็กกล้าไร้สนิมเป็นโลหะที่ใช้กันอย่างกว้างขวางในงานอุตสาหกรรมทุกๆแขนง เช่น อุตสาหกรรมอาหาร อุตสาหกรรมปิโตรเคมี อุตสาหกรรมผลิตน้ำมัน อุตสาหกรรมการผลิต ต่างๆ เนื่องจากเหล็กกล้าไร้สนิมมีคุณสมบัติทนทานการกัดกร่อน จึงถูกนำมาใช้สร้างอุปกรณ์เพื่อ การใช้งานที่ทนทานต่อการกัดกร่อน ช่วยในด้านเทคโนโลยีการผลิต การลดต้นทุนของโรงงานอุต สาหกรรม และการซ่อมบำรุงเป็นอย่างมาก

โดยทั่วไปเหล็กกล้าไร้สนิม คือโลหะผสมของเหล็กที่มีปริมาณโครเมียมผสมอยู่อย่างน้อย 11 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก⁽¹⁾ ซึ่งเป็นปริมาณที่เพียงพอในการป้องกันการกัดกร่อนในบรรยากาศการ กัดกร่อนดังแสดงไว้ในรูปที่ 1.1 ทั้งนี้เนื่องมาจากเหล็กกล้าไร้สนิมสร้างชั้นฟิล์มที่ผิวขึ้นมาป้องการ การกัดกร่อนซึ่งเรียกว่า "ชั้นฟิล์มพาส สีฟ (Passive Film)" ชั้นฟิล์มนี้จะเกิดขึ้นเองตามสภาพแวด ล้อมต่างๆ อย่างไรก็ดีเหล็กกล้าไร้สนิมก็ยังมีปัญหาเมื่อนำไปใช้งานในสภาวะที่ ต้องรับแรงกระทำ สูงในสภาวะแวดล้อมที่มีคลอไรด์เป็นส่วนผสม เช่น ในน้ำทะเล



รูปที่ 1.1 ผลของธาตุโครเมียมในเหล็กต่ออัตราการกัดกร่อนของเหล็กผสม คาร์บอนต่ำในบรรยากาศ⁽¹⁾

การแบ่งประเภทของเหล็กกล้าไร้สนิมสามารถทำได้หลายวิธี แต่โดยทั่วไปสามารถแบ่ง ตามโครงสร้างจุลภาคได้เป็น 5 กลุ่ม ได้แก่

เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก (Ferritic Stainless Steel) มีโครงสร้างพื้นฐานเป็นเฟอร์ไรท์ เหล็กกล้าไร้สนิมมาร์เทนซิติก (Martensitic Stainless Steel) มีโครงสร้างพื้นฐานเป็น มาร์เทนไซต์

เหล็กกล้าไว้สนิมออสเทนิติก (Austenitic Stainless Steel) มีโครงสร้างพื้นฐานเป็น ออสเทนไนต์

เหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ (Duplex Stainless Steel) มีโครงสร้างพื้นฐานผสมระหว่าง ออสเทนไนต์ และเฟอร์ไรท์

เหล็กกล้าไร้สนิมพีเอช (Precipitation Hardening Stainless Steel) มีโครงสร้างพื้นฐาน เป็นโครงสร้างมาร์เทนไซต์ ออสเทนไนต์ และมีสารประกอบอื่นแยกเฟสออกมา

เหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ เป็นเหล็กกล้าไร้สนิมที่มีโครงสร้างจุลภาคผสมระหว่างเฟอร์ไรท์ และออสเทนในท์ โดยทั่วไปจะมีอัตราส่วนของโครงสร้างทั้งสองเท่าๆกัน ผลิตขึ้นโดยมีวัตถุประสงค์ เพื่อที่จะรวมคุณสมบัติทางด้านการต้านทานการกัดกร่อน และคุณสมบัติทางด้านความแข็งแรงเข้า เพื่อจะนำมาใช้ทุดแทนการใช้งานเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกในงานที่ต้องการความ ไว้ด้วยกัน แข็งแรงสูง เช่น ในอุตสาหกรรมปิโตรเคมี ในอุตสาหกรรมน้ำมัน ในการทำตัวแลกเปลี่ยนความร้อน (Heat Exchanger) การทำภาชนะทนความดัน (Pressure Vessel) ถัง วาล์วต่างๆ จึงได้มีการ ศึกษาคุณสมบัติการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ ไม่ว่าจะเป็นคุณสมบัติการ ้ต้านทานการกัดกร่อนมีความเค้นร่วม (Stress Corrosion Cracking) การต้านทานการกัดกร่อนที่ ขอบเกรน (Intergranular Corrosion Cracking) และโดยเฉพาะคุณสมบัติการต้านทานการกัด กร่อนแบบเฉพาะที่ (Localize Corrosion) เนื่องจากการกัดกร่อนแบบนี้มักจะเป็นสาเหตุหลักของ จุดเริ่มต้นการแตกหักอันเนื่องมาจากความล้า (Fatigue) ของเครื่องจักรอุตสาหกรรม จากเหตุผล เหล่านี้เองจึงนำไปสู่การเก็บข้อมูลทางด้านพฤติกรรมการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุน (Pitting Corrosion) ของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ ให้สมบูรณ์ที่สุด แม้ว่าจะมีการศึกษาข้อมูลการต้านทาน การกัดกร่อนแบบรูพรุนของทั้งเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกอยู่มาก มายแล้วก็ตาม แต่พฤติกรรมการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ต่าง จากเหล็กกล้าไร้สนิมที่มีโครงสร้างจุลภาคเดียวโดยสิ้นเชิง เนื่องจากปริมาณการละลายที่แตกต่าง กันของธาตุผสมในแต่ละโครงสร้างจุลภาค

ชั้นฟิล์มพาสสีฟของเหล็กกล้าไร้สนิมจะสามารถป้องกันการละลายของโลหะออกสู่สาร ละลาย คุณสมบัติการสร้างชั้นฟิล์มเป็นตัวตัดสินคุณสมบัติการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้า ไร้สนิม ความเสถียรของชั้นฟิล์มพาสสีฟจะเป็นตัวแปรสำคัญต่อพฤติกรรมการต้านทานการกัด กร่อน ดังนั้นการศึกษาชั้นฟิล์มพาสสีฟจะทำให้สามารถเข้าใจถึงความสามารถในการต้านทานการ กัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมได้

นับตั้งแต่มีการใช้เครื่องเอ็กซ์พีเอส (XPS; X – ray Photoelectron Spectroscopy) ในการ วิเคราะห์ที่สภาวะสูญญากาศยิ่งยวดในปี ค.ศ. 1967⁽²⁾ ทำให้สามารถวิเคราะห์ส่วนผสมทางเคมีทั้ง ด้านคุณภาพและปริมาณของผิววัสดุในระดับความลึกนาโนเมตร และนำผลการวิเคราะห์ไปใช้ใน การหาความสัมพันธ์ของตัวแปรการกัดกร่อนของชั้นฟิล์มพาสสีฟเพื่ออภิปรายการต้านทานการกัด กร่อนของโลหะได้

จากการศึกษาและค้นคว้าข้อมูลเอกสารและสิ่งตีพิมพ์ที่เกี่ยวกับเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ พบว่ายังไม่มีข้อมูลที่อธิบายถึงลักษณะของชั้นฟิล์มพาสสีฟกับพฤติกรรมการต้านทานการกัดกร่อน แบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ และเนื่องจากเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดนี้น่าจะเป็นวัสดุที่ มีแนวโน้มการใช้งานในประเทศสูงขึ้น การศึกษานี้จึงเป็นส่วนช่วยให้เกิดความเข้าใจพฤติกรรมของ การเกิดชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ต่อการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุน เพื่อเป็น ข้อมูลในการเลือกใช้งานและการพัฒนาเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์

เนื่องจากเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ประกอบด้วยโครงสร้างจุลภาคออสเทนไนต์และ เฟอร์ ไรท์ การศึกษาชั้นฟิล์มพาสสีฟที่ง่ายจึงควรศึกษาจากโลหะจำลองที่มีส่วนผสมทางเคมีคล้ายกับ ส่วนผสมทางเคมีของโครงสร้างออสเทนไนท์และเฟอร์ไรท์ในเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์และนำผลมา อธิบายพฤติกรรมการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ต่อไป

วัตถุประสงค์ของการศึกษา

เพื่อศึกษาชั้นฟิล์มของผิวเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติก ที่มีส่วนผสมของโครเมียม
 20 ถึง 39 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนักและนิกเกิล 4 ถึง 29 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก

2. เพื่ออธิบายพฤติกรรมการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์

ขอบเขตการศึกษา

- 1. ตรวจสอบส่วนผสมทางเคมีและโครงสร้างจุลภาคของชิ้นตัวอย่าง
- วิเคราะห์ส่วนประกอบทางเคมีของฟิล์มที่เกิดขึ้นทั้งทางด้านคุณภาพและปริมาณด้วยเครื่อง เอ็กซ์พีเอส
- 3. วัดเส้นโพลาไรเซชันของเหล็กตัวอย่างด้วยเครื่องโพเทนทีโอ แสตท (Potentiostat)
- อธิบายความสัมพันธ์ระหว่างพฤติกรรมการกัดกร่อนของเหล็กตัวอย่างกับชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น
- 5. นำผลที่ได้จากข้อ 1 4 มาอธิบา<mark>ยพฤติกรรมการ</mark>กัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์

ประโยชน์ที่คาดว่าจะได้รับ

 ช่วยให้เกิดความเข้าใจของการเกิดขั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติกที่ ผสมโครเมียม 20 ถึง 39 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนักและนิกเกิล 4 ถึง 28 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก

 สามารถอธิบายพฤติกรรมการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและ เฟอริติ กได้

 สามารถนำไปใช้เป็นแนวทางในการป้องกันการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและ เฟอริติกที่ผสมโครเมียมและนิกเกิลได้

 สามารถอธิบายพฤติกรรมการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ ซึ่งมีส่วนผสม ทางเคมีของโครงสร้างออสเทนในต์และเฟอร์ไรท์ใกล้เคียงกับที่ศึกษาในข้อ 1 – 3

สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

บทที่ 2 การปริทัศน์วรรณกรรม

แนวคิดและทฤษฎี

เอ็กซ์พีเอสเป็นเครื่องมือที่ใช้ในการวิเคราะห์พื้นผิว (Surface Analysis) ชนิดหนึ่ง ซึ่ง อาศัยปรากฏการณ์สองชนิดได้แก่ ปรากฏการณ์โฟโตอิเล็กตริก และปรากฏการณ์การเปลี่ยน แปลงเนื่องมาจากการแผ่รังสี (Radiationless Transition) นำมาประยุกต์ใช้ โดยหลักการทั่วไป จะเริ่มที่การทำปฏิกิริยาระหว่างคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้ากับอะตอม โดยผลที่ได้จะบอกข้อมูลและระดับ พลังงานของอิเล็กตรอน

กระบวนการแผ่ของโฟโตอิเล็กตรอน สามารถแบ่งได้เป็น 2 ขั้นตอน⁽³⁾ (รูปที่ 2.1)ได้แก่ 1. อะตอมได้รับรังสีเอ็กซ์ และโฟโตอิเล็กตรอนแผ่ออกมา และโฟโต้อิเล็กตรอนที่เกิดขึ้นภายใน อะตอมของวัสดุเคลื่อนมาที่ผิว ดังรูปที่ 2.1ก.

2. โฟโตอิเล็กตรอนที่เกิดขึ้นแผ่ออกสู่บรรยากาศ ดังแสดงในรูป 2.1ข.

หลังจากการแผ่ของโฟโตอิเล็กตรอนแล้วจะเกิดปรากฏการณ์หลายอย่างตามมาได้แก่ 1. อิเล็กตรอนชั้นนอกคลายพลังงานออกมาในรูปของโฟตอน เพื่อทำให้ตัวเองลงมาสู่ชั้นพลังงาน ที่โฟโตอิเล็กตรอนแผ่ออกไปแล้ว ดังแสดงในรูปที่ 2.1ค.

 อิเล็กตรอนชั้นนอกคลายพลังงานลงมาสู่ชั้นพลังงานที่โฟโตอิเล็กตรอนแผ่ออกไป แล้วทำการ คลายพลังงานโดยการแผ่อิเล็กตรอนที่สอง (Secondary Electron) ออกมาซึ่งเรียกอิเล็กตรอนที่ แผ่ออกมาว่าออเจอิเล็กตรอน (Auger Electron) ดังแสดงในรูปที่ 2.1ง.

โดยกระบวนการแผ่ของโฟโตอิเล็กตรอนสามารถอาศัยกฎการทรงพลังงาน (Energy Conservation) ในการอธิบายดังสมการ

$E_{k} = hv - E_{b} - \phi$

โดย พลังงานจลน์ (E_k)

พลังงานที่ใช้กระตุ้น (h**V**) พลังงานยึดเหนี่ยวของอิเล็กตรอน (E_b)

Work Function (ϕ)

- เป็นพลังงานของโฟโตอิเล็กตรอนหลังจาก
 ออกสู่บรรยากาศ
- พลังงานของรังสีเอ็กซ์ที่ให้กับอะตอม
- เป็นพลังงานที่โฟโตอิเล็กตรอนใช้ในการหลุด
 ออกจากอะตอม
- พลังงานที่ใช้เพื่อหลุดออกจากผิวหน้าของ
 วัสดุ

โดยถือว่าค่า **φ** เป็นค่าคงที่ค่าหนึ่งซึ่งมีค่าน้อยมาก ดังนั้นค่าพลังงานยึดเหนี่ยว (E_b; Binding Energy) จึงกลายเป็นค่าความแตกต่างระหว่างพลังงานเริ่มต้น (h**v**) และค่าพลังงาน สุดท้าย (E_k) ของกระบวนการแผ่โฟโตอิเล็กตรอน เมื่อให้ค่าพลังงานของรังสีเอ็กซ์คงที่ การที่โฟโต อิเล็กตรอนของแต่ละธาตุมีพลังงานจลน์ที่แตกต่างกันก็เป็นเพราะมีพลังงานยึดเหนี่ยวที่แตกต่าง กัน ดังนั้นค่าพลังงานยึดเหนี่ยวจึงสามารถบ่งชี้ชนิดของธาตุและสภาวะทางเคมี (Chemical State) ของธาตุนั้นๆ ได้



รูปที่ 2.1 กระบวนการการแผ่โฟโตอิเล็กตรอน⁽³⁾

เอกสารและงานวิจัยที่เกี่ยวข้อง

นับตั้งแต่มีการผลิตเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ขึ้นเพื่อให้เป็นอีกทางเลือกหนึ่งในการนำ วัสดุไปใช้งานแทนเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก ได้มีการศึกษาทั้งคุณสมบัติทางกลและการต้าน ทานการกัดกร่อนอย่างมากมาย C.V. Roscoe และ K.J. Gradwell ⁽⁴⁾ ได้ศึกษาถึงผลของธาตุ ผสมต่อคุณสมบัติการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ในสาร ละลายคลอไรด์ พบว่าเมื่อเพิ่มปริมาณของธาตุโครเมียมจะสามารถลดอัตราการกัดกร่อนของ เหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ดังแสดงในรูปที่ 2.2 และการเติมนิกเกิลจะเพิ่มการต้านทานการกัด กร่อนซึ่งแสดงไว้ในรูปที่ 2.3 จะเห็นได้ว่าที่ปริมาณนิกเกิล 4 – 8 เปอร์เซ็นต์ในเหล็กกล้าไร้สนิมที่ ผสมโครเมียม 25 เปอร์เซ็นต์ และการผสมปริมาณนิกเกิล 4 – 7 เปอร์เซ็นต์ในเหล็กกล้าไร้สนิมที่ ผสมโครเมียม 25 เปอร์เซ็นต์ และการผสมปริมาณนิกเกิล 4 – 7 เปอร์เซ็นต์ในเหล็กกล้าไร้สนิมที่ ผสมโครเมียม 22 เปอร์เซ็นต์ จะมีอัตราการกัดกร่อนแบบรูพรุน (Pitting Potential) มีค่ามากขึ้นและ นิกเกิล ยังช่วยทำให้ ค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุน (Pitting Potential) มีค่ามากขึ้นและ ช่วยลดอัตราการกัดกร่อนอีกด้วยดังรูปที่ 2.4 โดยจะดูได้จากเมื่อเติมธาตุผสม ค่ากระแสพาสสีฟ (I_{pass}) จะมีค่าลดลงซึ่งจะแปรผันกับอัตราการกัดกร่อน



รูปที่ 2.2 ผลของธาตุโครเมียมต่ออัตราการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิม ดูเพล็กซ์ ในสารละลายโซเดียมคลอไรด์ความเข้มข้น 3 เปอร์เซ็นต์ ที่อุณหภูมิ 30 °C⁽⁴⁾



รูปที่ 2.3 อิทธิพลของธาตุนิกเกิลต่ออัตราการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิม ดูเพล็กซ์ที่ผสมโครเมียม 22 และ 25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ในสารละลายเฟอร์ ริกคลอไรด์ ความเข้มข้น 10 เปอร์เซ็นต์ ที่อูณหภูมิ 50°C⁽⁴⁾



รูปที่ 2.4 แสดงผลของธาตุผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมต่อเส้นโพลาไรเซชัน⁽⁴⁾

R. Sriram และ D. Tromans ⁽⁵⁾ ได้ศึกษาผลของธาตุผสมต่อคุณสมบัติต้านทานการกัด กร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ที่ผลิตโดยการหล่อ (โครเมียม 20 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 5 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก โมลิบดีนัม 2 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และไนโตรเจน 0.02 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก) และผ่านการขึ้นรูป (โครเมียม 22.4 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 5.8 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก โมลิบดีนัม 2.6 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และไนโตรเจน 0.14 เปอร์เซ็นต์โดย น้ำหนัก) ในสารละลายกรดที่มีคลอไรด์ผสม พบว่า การต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนจะเพิ่ม ขึ้น เมื่อเพิ่มปริมาณของธาตุโครเมียมและโมลิบดีนัม และยังพบอีกว่าในชิ้นงานหล่อของเหล็ก กล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ จะเกิดการกัดกร่อนขึ้นที่บริเวณที่เป็นโครงสร้างจุลภาค ออสเทนไนท์ ทั้งนี้ เนื่องจากในส่วนที่มีโครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์นั้นมีปริมาณของโครเมียมและโมลิบดีนัมมากกว่า ในส่วนที่เป็นออสเทนไนท์ แต่ในขณะที่ชิ้นงานที่ผ่านการขึ้นรูปนั้นเกิดการกัดกร่อนที่บริเวณที่เป็น โครงสร้างเฟอร์ไรท์เพราะผลของปริมาณธาตุในโตรเจนซึ่งเป็นที่รู้กันว่ามีส่วนช่วยในการป้องกัน การกัดกร่อนแบบรูพรุนดังแสดงในรูป 2.5 ก. และ ข. ตามลำดับ



n. u.

รูปที่ 2.5 การเกิดการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไว้สนิมดูเพล็กซ์⁽⁵⁾

ก. การเกิดการกัดกร่อนในโครงสร้างออสเทนไนท์ในชิ้นงานเหล็กหล่อ

ข. การกัดกร่อนที่โครงสร้างเฟอร์ไรท์ในชิ้นงานที่ผ่านการขึ้นรูป

ผลการทดลองการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ที่มีโครเมียม ผสม 20.4 ถึง 26.5 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และนิกเกิลผสม 3 ถึง 9 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ในสาร ละลายเฟอร์ริกคลอไรด์ 6 เปอร์เซ็นต์ของ Y.Ishizawa และ T. Inazumi ⁽⁶⁾ พบว่าการต้านทานการ กัดกร่อนแบบรูพรุนเป็นผลมาจากส่วนผสมทางเคมีและสัดส่วนระหว่างโครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์ – ออสเทนไนท์ ดังแสดงในรูป 2.6 เมื่อเหล็กกล้าไร้สนิมที่มีปริมาณธาตุโครเมียมสูง และปริมาณ นิกเกิลน้อย จะมีอัตราการกัดกร่อนในสารละลายเฟอร์ริกคลอไรด์ที่ต่ำและอัตราการกัดกร่อนจะ เพิ่มขึ้นเมื่อปริมาณของโครเมียมลดต่ำลงและปริมาณนิกเกิลสูงขึ้น และยังได้กล่าวถึงผลของโครง สร้างเฟอร์ไรท์ต่ออัตราการกัดกร่อน ดังแสดงในรูปที่ 2.7 พบว่าเมื่อปริมาณโครงสร้างเฟอร์ไรท์ เพิ่มขึ้นอัตราการกัดกร่อนจะลดลง ซึ่งแสดงให้เห็นว่าโครงสร้างจุลภาคออสเทนไนท์ว่องไวต่อการ เกิดการกัดกร่อนแบบรูพรุนมากกว่าโครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์ ทั้งสองได้สรุปว่าอัตราการกัด กร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์เป็นสัดส่วนกับปริมาณของโครงสร้างจุลภาคออสเทนไนท์



รูปที่ 2.6 อัตราการกัดกร่อนแบบรูพรุนต่อปริมาณส่วนผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ ในสารละลาย 6 เปอร์เซ็นต์เฟอร์ริกคลอไรด์ ที่ 50°C เป็นเวลา 20 ชั่วโมง ⁽⁶⁾



รูปที่ 2.7 ผลของปริมาณเฟอร์ไรท์ต่ออัตราการกัดกร่อน ในสารละลาย 6 เปอร์เซ็นต์ เฟอร์ริกคลอไรด์ ที่ 50°C เป็นเวลา 20 ชั่วโมง ⁽⁶⁾

G. Hochoerler และ K. Kriszt ⁽⁷⁾ได้ทดลองวัดศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุน (Pitting Potential) ของเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ ในสารละลายน้ำทะเลจำลอง ที่อุณหภูมิ 40°C และในสารละลาย FeCl₃ ความเข้มข้น 10 เปอร์เซ็นต์ผสมกับ NaCl ความเข้มข้น 5 เปอร์เซ็นต์ ที่ อุณหภูมิ 30°C พบว่าเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ที่มีธาตุผสมปริมาณต่ำ หรือมีการเติมธาตุที่ ทำให้โครงสร้างเฟอร์ไรท์มีความเสถียรจะทำให้มีความต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนจะเพิ่มขึ้นเมื่อ ทานการกัดกร่อนสูงขึ้นเมื่อมีธาตุผสมในปริมาณสูง และการกัดกร่อนแบบรูพรุนจะเพิ่มขึ้นเมื่อ ความเข้มข้นของอิออนคลอไรด์ในสารละลายมากขึ้น

การศึกษาของ Klaus Biehl และ Helmut Wehner ⁽⁸⁾ พบว่าเมื่อปริมาณของโครงสร้าง เฟอร์ไรท์ในเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์น้อยลง จะเกิดการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ที่ แช่อยู่ในสารละลายเฟอร์ริกคลอไรด์มากขึ้น ซึ่งได้ให้เหตุผลไว้ว่าการกัดกร่อนแบบรูพรุนเกิดใน โครงสร้างจุลภาคออสเทนไนท์เนื่องจากในออสเทนไนท์มีปริมาณโครเมียมและโมลิบดินัมน้อย กว่าในโครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์ จากการศึกษาของ W. Gysel, G. Dybonski, H.J. Wojtas และ R. Schenk ⁽⁹⁾ พบว่า เหล็กกล้าไร้สนิมที่มีปริมาณของโครเมียมผสมอยู่มากกว่า 20 เปอร์เซ็นต์ขึ้นไป จะไม่เกิดการกัด กร่อนแบบรูพรุนในการใช้งานในน้ำทะเลที่อุณหภูมิห้อง ซึ่งสามารถดูได้จากรูปที่ 2.8



รูปที่ 2.8 ผลของปริมาณโครเมียมต่อการต้านทานการกัดกร่อนในน้ำทะเลที่ อุณหภูมิห้อง⁽⁹⁾

H. Hoffmeister และ G. Lothongkum⁽¹⁰⁾ ได้ทำการศึกษาเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก เฟอริติก และดูเพล็กซ์ที่มีส่วนผสมทางเคมีดังแสดงในรูปที่ 2.9 ผลที่ได้สอดคล้องกับการศึกษา ของ W. Gysel และคณะ คือเมื่อเพิ่มปริมาณของโครเมียมและนิกเกิลในเหล็กกล้าไร้สนิมทั้ง 3 ชนิด พบว่าค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรูนจะมีค่าสูงขึ้นดังแสดงในรูปที่ 2.10 ก. ข. และ ค.



รูปที่ 2.9 แผนภูมิสมดุล 3 เฟส ของ เหล็ก – โครเมียม – นิกเกิล ที่อุณหภูมิ 1200°C แสดงส่วนผสมทางเคมีของเหล็กกล้าไร้สนิมจากการศึกษาของ H. Hoffmeister และ G. Lothongkum⁽¹⁰⁾



ก. ผลของโครเมียม





ค. ผลของเหล็ก

รูปที่ 2.10 ผลของปริมาณธาตุผสมต่อการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติก เฟอริติก และดูเพล็กซ์ในน้ำทะเลจำลอง DIN 50905 ที่ อุณหภูมิ 25°C ⁽¹⁰⁾ ก. ผลของโครเมียม ข. ผลของนิกเกิล ค.ผลของเหล็ก

นอกจากนั้น H. Hoffmeister และ G. Lothongkum ยังพบอีกว่า เกิดการกัดกร่อนแบบรู พรุนในบริเวณที่มีโครงสร้างจุลภาคออสเทนไนท์ ในเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ ที่มีปริมาณธาตุ ผสมต่ำ (รูปที่ 2.9 บริเวณ A) แต่จะเกิดการกัดกร่อนในบริเวณที่มีโครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์ใน เหล็กกล้าไร้สนิมแบบดูเพล็กซ์ที่มีปริมาณธาตุผสมสูง (บริเวณ B รูปที่ 2.9) ดังรูปที่ 2.11ก. และ 2.11ข. ซึ่งได้ให้เหตุผลไว้ว่าการเกิดการกัดกร่อนแบบรูพรุนที่โครงสร้างออสเทนไนท์ที่ปริมาณ โครเมียมและนิกเกิลต่ำเนื่องจาก บริเวณที่มีโครงสร้างออสเทนไนท์จะมีค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อน แบบรูพรุนต่ำกว่าในบริเวณที่เป็นโครงสร้างเฟอร์ไรท์ และที่ปริมาณโครเมียมและนิกเกิลสูงค่า ศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนของโครงสร้างทั้งสองจะมีค่าใกล้เคียงกัน การกัดกร่อนที่เกิดจึง น่าจะมีสาเหตุมาจากลักษณะของชั้นฟิล์มพาสสีฟที่ต่างกัน



ก. โครเมียม 23.48 %โดยน้ำหนัก นิกเกิล 7.73 %โดยน้ำหนัก

ข. โครเมียม 32.25 %โดยน้ำหนัก นิกเกิล 15.96 %โดยน้ำหนัก

รูปที่ 2.11 การเริ่มต้นของการเกิดการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิม⁽¹⁰⁾

- ก. การกัดกร่อนที่โครงสร้างจุลภาคออสเทนในท์ในเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์
- ข. การกัดกร่อนที่โครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์ในเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์

จุฬาลงกรณ่มหาวิทยาลัย

นับตั้งแต่มีวิธีการใช้เอ็กซ์พีเอสเพื่อทำการวิเคราะห์ในสภาวะสูญญากาศยิ่งยวดนับตั้งแต่ ปี 1967 ทำให้สามารถที่จะวิเคราะห์ส่วนผสมทางเคมีที่บริเวณผิววัสดุได้

G.Fierro⁽¹¹⁾ ศึกษาพฤติกรรมทางการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมมาร์เทนซิติก ที่มี ปริมาณ โครเมียม 13 เปอร์เซ็นต์ ในสารละลายของคาร์บอนไดออกไซด์ (CO₂) ไฮโดรเจนซัลไฟด์ (H₂S) และอิออนคลอไรด์ (CI) พบว่าฟิล์มที่ประกอบด้วยเหล็กออกไซด์และซัลไฟด์สูงการต้าน ทานการกัดกร่อนจะต่ำ ในขณะที่ชั้นฟิล์มที่ประกอบด้วยโครเมียมสูง การต้านทานการกัดกร่อน จะดีกว่า

K. Hashimoto, K. Asami และ K. Teraamoto^{(12) (13)} ศึกษาชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้ สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 30 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และชนิดที่ผสมโครเมียม 30 เปอร์เซ็นต์ โดยน้ำหนัก โมลิบดีนัม 2 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ผ่านการทำโพลาไรเซชั่นที่ค่าศักย์ไฟฟ้าต่างๆ เป็นเวลา 1 ชั่วโมงในสารละลายกรดไฮโดรคลอริกเช้มชั่น 1 โมลต่อลิตร พบว่าความหนาของฟิล์ม มีความสัมพันธ์กับศักย์ไฟฟ้าเป็นรูปตัวยู (U) ดังแสดงในรูปที่ 2.12 และยังได้ทำการศึกษาชั้น ฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอรริติกที่ผสม โครเมียม 19 เปอร์เซ็นต์แ และชนิดที่ผสมโครเมียม 19 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก โมลิบดีนัม 2 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนักในสภาวะเดียวกันทำให้ได้ความ สัมพันธ์ของปริมาณองค์ประกอบต่างๆ กับค่าศักย์ไฟฟ้าดังแสดงในรูปที่ 2.13 และ2.14 ซึ่งจาก การทดลองทำให้สามารถสรุปสูตรทั่วไปของฟิล์มที่เกิดขึ้นคือ (Fe_a" Fe_b" Cr_c" Mo_d^{VI}) O_e(OH)_iCl_g . hH₂O ในสภาวะที่มีคลอไรด์และองค์ประกอบหลักของฟิล์มที่ป้องกันการกัดกร่อนคือธาตุ โครเมียม ซึ่งมีสูตร CrO_x (OH)_{3-2x}. nH₂O ซึ่งเรียกว่าไฮเดรตโครเมียมออกซีไฮดรอกไซด์



รูปที่ 2.12 ความหนาชั้นฟิล์มพาสสีฟของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 30 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และชนิดที่ผสมโครเมียม 30 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก โมลิบดีนัม 2 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก กับค่าศักย์ไฟฟ้า⁽¹²⁾



รูปที่ 2.13 ปริมาณของอิออนบวกที่เกิดขึ้นบนชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกซึ่ง ผ่านการทำโพลาไรเซชันที่ศักย์ไฟฟ้าค่าต่างๆ เป็นเวลา 1 ชั่วโมง ในสาร ละลาย HCI เข้มข้น 1 โมลต่อลิตร⁽¹³⁾



รูปที่ 2.14 ปริมาณของ O²⁻, OH⁻, Cl⁻ และน้ำ ต่อจำนวนอิออนบวกที่เกิดขึ้นบนชั้นฟิล์ม ของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกซึ่งผ่านการทำโพลาไรเซชันที่ศักย์ไฟฟ้าค่าต่างๆ เป็นเวลา 1 ชั่วโมง ในสารละลาย HCl เข้มข้น 1 โมล/ลิตร⁽¹³⁾

การศึกษาของ J. Sabseree และ G. Lothongkum⁽¹⁴⁾ พบว่าเมื่อเพิ่มความเข้มข้นของ สารละลายกรดไฮโดรคลอริคและโซเดียมคลอไรด์ ปริมาณโครเมียมในชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกเกรด 304L จะมีปริมาณลดลงและชั้นฟิล์มจะเปลี่ยนจากชั้นฟิล์มออกไซด์ไปเป็น ชั้นฟิล์มของไฮดรอกไซด์แทน

จากการศึกษาของ G. Lothongkum, A. Klinkesorn และ P. Jivavibul⁽¹⁵⁾ พบว่าชั้นฟิล์ม ของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก เกรด 304 L ประกอบด้วยสารประกอบ ออกซี – ไฮดรอกไซด์ ของโครเมียมและเหล็ก แต่หลังจากแช่ในสารละลายกรดไฮโดรคลอริคชั้นฟิล์มจะมีส่วนประกอบ ของไฮดรอกไซด์เพิ่มขึ้น เมื่อผ่านการแช่ในสารละลายกรดซัลฟูริกจะเกิดเป็นออกไซด์ของเหล็ก และถ้าแช่ในสารละลายกรดไนตริกชั้นฟิล์มจะกลายเป็นชั้นฟิล์มของโครเมียมออกไซด์เป็นส่วน ใหญ่

S.Sin และ A.Atrens ^{(16) (17)} ได้ทำการศึกษาลักษณะของชั้นพาสสีฟฟิล์มของเหล็กกล้าไร้ สนิมในสารละลายต่างๆ พบว่าความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์จะลดลงเมื่อปริมาณโครเมียมที่ ผสมมีปริมาณมากขึ้นดังแสดงไว้ในรูปที่ 2.15 โดยชั้นฟิล์มพาส สีฟจะมีความหนาระหว่าง 10 – 50 อังสตรอม และชั้นฟิล์มพาสสีฟที่เกิดขึ้นจะมีส่วนประกอบ 3 ชั้น โดยจะมีชั้นบางๆของ ไฮด รอกไซด์ที่ชั้นนอกสุดของชั้นฟิล์มพาสสีฟซึ่งจะเปลี่ยนชนิดไปตามสิ่งแวดล้อมต่างๆ ดังรวบรวมไว้ ในตารางที่ 2.1 ชั้นที่สองเป็นชั้นออกไซด์ซึ่งมีเหล็กและโครเมียมออกไซด์เป็นส่วนประกอบหลักทั้ง เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกและออสเทนิติก และชั้นสุดท้ายเป็นชั้นที่ประกอบด้วยส่วนประกอบที่อยู่ ในรูปของโลหะต่างๆ



รูปที่ 2.15 ความหนาของชั้นฟิล์มต่อปริมาณโครเมียมที่ผสมในโลหะผสมเหล็ก – โครเมียมที่สิ่งแวดล้อมต่างๆ

- a. ในบรรยากาศออกซิเจน ความดัน 0.2 atm ที่อุณหภูมิห้อง
- b. ผ่านการขัดผิวในเอธิลีน
- c. เหล็กบริสุทธิ์
- d. โครเมียมบริสุทธิ์

ตารางที่ 2.1 แสดงชนิดของชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้นในสภาพแวดล้อมต่างๆ ⁽¹⁶⁾

a. สภาพแวดล้อมบรรยากาศ

b. สภาพแวดล้อมในสารละลาย

Environment	Film composition	Thickness [Å]	Bulk material	Technique
а				
Dry oxygen, RT	Outer ^a : (Fe, Cr) ₂ O ₃ Inner ^b : FeCr ₂ O ₄	25	Fe(6–20)Cr	ESCA
Dry oxygen, RT 2 min-300 h	Outer: Cr(OH) ₃ Fe-Cr oxides	5~30	Fe(6–15)Cr	ESCA
Polished in air, RT	Fe & Cr oxides	25	(15–20)Cr(10–20)Ni & (0.28–4)Mo	ESCA, AES
Vacuum, 323~653 K	Bound water $Cr_{2-x}Fe_xO_3$, Cr-enrich	-20	Fe15Cr	ESCA
Dry polishing	Bound water Fe & Cr oxides	38	18Cr8Ni	ESCA
Dry polishing	Bound water 40 Fe & Cr oxides		17Cr11Ni2Mo	ESCA
Oxygen, 1173 K, 10 ⁻⁶ and 10 ⁻⁹ atm	Cr ₂ O ₃	Cr ₂ O ₃		ESCA, AES
UHV-chamber, 657 K	Fe & Cr oxides	20~40	Fe24Cr11Mo	ESCA
Air, RT	Bound water Fe & Cr oxides Mo oxides	22	Fe17Cr	ESCA, AES
Air, RT	Bound water Fe & Cr oxides Mo oxides	19	Fe15Cr4Mo	ESCA, AES
b				
Oxygenated water, 343 K (after breakdown)	Outer ^a : Cr(OH) ₃ Inner ^b : Fe _{1+x} Cr _{2-x} O ₄ Outer: FeOOH Inner: Fe _{1+x} Cr _{2-x} O ₄		(15–18)Cr(10–20)Ni & (0.17–4)Mo	ESCA
De-Oxygenated water 313–353 K	Bound water Fe-rich & Cr-rich	15-30	18Cr8Ni	ESCA
Neutral water, RT 2 min-300 h	Outer: Cr(OH) ₃ Fe-Cr oxides	8-25	Fe(6-15)Cr	ESCA
TCE polishing	Bound water Fe & Cr oxides	14–38	Fe(12-100)Cr	ESCA
Wet polishing	Bound water Fe&Cr oxides	40	18Cr8Ni 17Cr11Ni2Mo	ESCA
HF+HNO ₃	Bound water Fe&Cr oxides	38	18Cr8Ni	ESCA
HF+HNO ₃	Bound water Fe & Cr oxides	40	17Cr11Ni2Mo	ESCA
10% HNO ₃	Bound water Fe & Cr oxides	35	18Cr8Ni, 17Cr11Ni2Mo	ESCA
30% HNO ₃	Bound water Fe&Cr oxides	34 0	18Cr8Ni 17Cr11Ni2Mo	ESCA
5M HCOOH, 0.1 M H ₂ SO ₄ , 343 K	Bound water Fe & Cr oxides Cr-rich		Fe17Cr, Fe17Cr4Mo	AES, SIMS
Pure water, 563 K	Outer: oxyhydroxides Mixed oxides		18Cr8Ni	ESCA, AES
Electropolished (EP) - 800-400 mV(SCE)	Outer: (Fe, Cr) ₂ O ₃ Inner: FeCr ₂ O ₄	25-17	Fe26Cr	AES

จากการศึกษาขั้นต้น จะเห็นได้ว่าพฤติกรรมการเกิดการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้า ไร้สนิม สามารถอธิบายได้โดยพฤติกรรมการเกิดชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิม การศึกษานี้เป็น การศึกษาชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติก เพื่อที่จะนำไปอธิบายพฤติ กรรมการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ในการศึกษาของ H. Hoffmeister และ G. Lothongkum ที่แสดงไว้ในรูปที่ 2.10 และ 2.11 อีกทั้งจากผลงานวิจัยที่ผ่านมายังไม่มีการตี พิมพ์ชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์ และคาดว่าเหล็กกล้าไร้สนิมชนิดดูเพล็กซ์นี้ จะ เข้ามามีบทบาทสำคัญในอุตสาหกรรมเคมีในประเทศ การศึกษานี้จึงมีส่วนช่วยให้เกิดความเข้าใจ พฤติกรรมการเกิดการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์ เพื่อเป็นข้อมูลในการ เลือกใช้งาน การศึกษา และการพัฒนาต่อไป



สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

บทที่ 3 วิธีการทดลอง

ชิ้นงานทดลอง

เตรียมชิ้นงานหล่อของเหล็กกล้าไร้สนิมตามการทดลองของ H. Hoffmeister และ
 G. Lothongkum โดยเลือกส่วนผสมเคมีตามเส้นที่เป็นโครงสร้างจุลภาคออสเทนไนท์ (เส้น A)
 จำนวน 7 ส่วนผสม และที่เป็นโครงสร้างจุลภาคเฟอร์ไรท์ (Cr 20.5% - 39%, Ni 4.5% - 12.5%)
 ตามเส้น B จำนวน 7 ส่วนผสม ดังแสดงในแผนภูมิสมดุล 3 เฟสระหว่าง เหล็ก – โครเมียม –
 นิกเกิล (รูปที่ 3.1) โดยชิ้นงานหล่อมีขนาด 11 x 25 x 25 มิลลิเมตร นำมาทำการอบอ่อนที่
 อุณหภูมิ 1200°C เป็นเวลา 52 ชั่วโมงเพื่อให้เปลี่ยนเป็นโครงสร้างเฟอร์ไรท์และออสเทนไนท์ตาม
 ต้องการทั้งชิ้นงานแล้วทำการชุบในน้ำเกลือที่อุณหภูมิห้อง



รูปที่ 3.1 แผนภูมิสมดุล 3 เฟส ของ เหล็ก – โครเมียม – นิกเกิล ที่อุณหภูมิ 1200 °C แสดงบริเวณเฟส δ, γ และ $\delta + \gamma$

ชิ้นงานที่ได้ นำมาหาส่วนผสมทางเคมีและโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง X – Ray Diffraction และ X – Ray Fluorescent เป็นบางชิ้นเพื่อยืนยันส่วนผสมทางเคมีจากเครื่อง X – Ray Diffraction ได้ผลตามตารางที่ 3.1

ตารางที่ 3.1 แสดงผลการวิเคราะห์ส่วนผสมทางเคมีของเหล็กกล้าไร้สนิมที่ใช้ในการทดลองด้วย เครื่อง X – Ray Diffraction* และ X – Ray Fluorescent

เหล็กกล้าไร้สนิม	ชิ้นที่			ส่วนผสมทางเคมี		(%โดยน้ำหนัก)		โครงสร้าง
			Fe	Cr		Ni		
เฟอริติก	1	74.75	(75.42)*	20.50	(19.22)*	4.75	(5.36)*	เฟอร์ไรท์
	2	68.36		25.24		6.40		
	3	65.40		27.62		6.97		
	4 🤞	62.13	///6	29.58		8.29		
	5	58.64	(57.10)*	32.01	(31.56)*	9.35	(11.34)*	เฟอร์ไรท์
	6	<mark>54</mark> .39	1	34.79		10.82		
	7	48.70	2.42	38.80		12.50		เฟอร์ไรท์
ออสเทนิติก	1	6 <mark>9.00</mark>	(69.00)*	21.11	(21.31)*	9.89	(10.69)*	ออสเทนไนท์
	2	66.0 <mark>0</mark>	(Table)	22.43	in the second	11.57		
	3	63.38	A CONT	22.90	Thister	13.72		
	4	59.95	(59.59)*	23.49	(22.67)*	16.56	(17.74)*	ออสเทนไนท์
	5	57.01		25.45		17.54		
	6	52.39		27.65		19.96		
	7	39.81		31.94		28.25		ออสเทนไนท์

* = ข้อมูลจากเอกสารอ้างอิง 16

()* = ผลการวิเคราะห์จากเครื่อง X – Ray Fluorescent

สเปกตรัมการตรวจสอบโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง X – Ray Diffraction แสดงไว้ในภาค ผนวก ก.

 ตัดชิ้นงานที่ผ่านการอบชุบความร้อนเพื่อทดสอบชั้นพาสสีฟฟิล์มด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ขนาด 10 x 10 x 2 มิลลิเมตร (รูปที่ 3.2) นำมาขัดด้วยกระดาษทรายจนถึงเบอร์ 1200 ล้างด้ว ยอะซิโตนในเครื่องทำความสะอาด อุลตร้าโซนิค แล้วเก็บไว้ในเดสซิเคเตอร์เป็นเวลา 24 ชั่วโมง



รูปที่ 3.2 ชิ้นงานที่ใช้ทดสอบในเครื่องเอ็กซ์พีเอส

นำชิ้นงาน 1 และ 7 ของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดมาขัดด้วยกระดาษทรายจนถึงเบอร์
 1200 แล้วล้างด้วยอะซิโตนในเครื่องทำความสะอาด อุลตร้าโซนิค แล้วทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์เป็น
 เวลา 24 ชั่วโมงเพื่อเตรียมการทดสอบหาด้วยเครื่องโพเทนที โอสแตท

การวิเคราะห์พื้นผิว

 นำชิ้นงานมาวิเคราะห์ด้วยเครื่อง เอ็กซ์พีเอส (รูปที่ 3.3) เพื่อศึกษาส่วนประกอบและ สภาวะทางเคมี (Chemical State) ของชั้นฟิล์มโดยตั้งสภาวะการทำงานของเครื่องในขณะ วิเคราะห์ดังนี้

- แหล่งกำเนิด X-ray	AlKα	
ศักย์การเร่ง (VX)	10	กิโลโวลท์
กระแสการเร่ง (IX)	20	มิลลิแอมป์
- เครื่องวิเคราะห์พลังงาน จลน์		
ๆ พลังงานผ่าน (Pass Energy; ES)	10	อิเล็คตรอนโวลท์
ความกว้างของช่วงวิเคราะห์ (SW)	0.1	อิเล็คตรอนโวลท์
ระยะเวลาสะสมข้อมูล (SI)	100	มิลลิวินาที


รูปที่ 3.3 เครื่องเอ็กซ์พีเอสที่ใช้ในการทดลอง

 ลอกผิวของชั้นฟิล์มโดยการทำสปัตเตอริง (Sputtering) ด้วยปืนอาร์กอนชนิด คอฟแมน (Argon Ion Sputtering Gun ; Kaufman type) โดยตั้งสภาวะทำงาน

- ความดั <mark>น</mark>	0.03	ปาสคาล
- ความต่างศักย์เร่งอิออน	500	โวลท์
- อัตราการลอกผิว (Etching Rate)	30	เปอร์เซ็นด์
หลังจากนั้นทำการวิเคราะห์ลักษณะชั้นฟิล์มที่ความลึกต่า	งๆ	

3. คำนวณหาอัตราการลอกผิวของฟิล์มเพื่อใช้ในการคำนวณความหนาของชั้นฟิล์มโดย เทียบกับอัตราการลอกผิวของ Commonwealth Scientific Co. Ltd. และ Hakuto Co.Ltd.⁽¹⁸⁾ ซึ่ง หาอัตราการลอกผิวโดยใช้ปืนอาร์กอนชนิดเดียวกัน ซึ่งจะให้แนวโน้มของอัตราการลอกผิวเป็นสัด ส่วนกัน

 วิเคราะห์เชิงคุณภาพ (Qualitative Analysis) และเชิงปริมาณ (Quantitative Analysis) ของสารประกอบของชั้นฟิล์มทั้งหมดที่ได้จากเครื่องเอ็กพีเอส

การวิเคราะห์การต้านทานการกัดกร่อน

นำชิ้นงานชิ้นที่ 1 และ 7 ของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองโครงสร้างที่เตรียมไว้มาทดลองหา เส้นโพลาไรเซชันด้วยเครื่องโพเทนทีโอสแตท เพื่อหาค่าศักย์ไฟฟ้าที่เกิดการกัดกร่อน (E_{corr}) ค่า ศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุน (E_p) และค่ากระแสพาสสีฟ (I_{pass}) ในสารละลายโซเดียม คลอไรด์เข้มข้น 3.5 %โดยน้ำหนักที่อุณหภูมิห้อง โดยตั้งสภาวะทำงาน

- อัตราการสแกน (Scan Rate) 0.1 มิลลิโวลท์ต่อวินาที
- พื้นที่ของชิ้นงานที่แข่ในสารละลาย 5.5 ตารางเซนติเมตร

แล้วนำค่าที่ได้จากเหล็กกล้<mark>าไร้สนิมทั้งส</mark>องชนิดมาเปรียบเทียบกัน



บทที่ 4 ผลการทดลองและวิเคราะห์ผล

การหาอัตราการลอกผิวของชั้นฟิล์ม

จากการศึกษาเบื้องต้นและการทดลองหาลักษณะของชั้นฟิล์มพาสสีฟของเหล็กกล้า ไร้สนิมทั้งสองชนิดแสดงให้เห็นว่าชั้นฟิล์มพาสสีฟมีองค์ประกอบหลายอย่างซึ่งมีชั้นออกไซด์ของ โครเมียมเป็นส่วนประกอบหลัก ทำให้ไม่สามารถทราบอัตราการลอกผิวที่แน่นอนได้เนื่องจาก อัตราการลอกผิวจะเปลี่ยนไปตามชนิดของชั้นฟิล์มที่เกิด

อย่างไรก็ตามได้คำนวณหาอัตราการลอกผิวโดยประมาณ โดยเปรียบเทียบกับผิว SiO₂ ที่ มีความหนา 1000 อังสตรอม ซึ่งแสดงรายละเอียดการคำนวณในภาคผนวก ข. ดังตารางที่ 4.1

ชนิดของผิว	<mark>ผลการคำนว</mark> ณหาอัตราการลอกผิว	
	(อังสตรอมต่อนาที)	
SiO ₂	87	
Cr ₂ O ₃	17	
Fe – Cr – Ni (เหล็กกล้าไร้สนิม 304)	87	

ตารางที่ 4.1 อัตราการลอกผิวโดยประมาณจากการคำนวณ

ในที่นี้จะใช้อัตราการลอกผิวของโครเมียมออกไซด์ไปคำนวณหาความหนาของชั้นฟิล์ม โดยประมาณต่อไป

ส่วนประกอบของชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด

จากการศึกษาข้อมูลเบื้องต้นพบว่าโครงสร้างและส่วนประกอบต่างๆ ของชั้นพาสสีฟ ฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมจะมีผลต่อการต้านทานการกัดกร่อน โดยทั่วไปชั้นพาสสีฟฟิล์มมีส่วน ประกอบแบ่งเป็น 3 ชั้นหลัก โดยชั้นนอกสุดเป็นส่วนประกอบของไฮดรอกไซด์ ชั้นกลางเป็นส่วน ประกอบของออกไซด์ของโครเมียมและเหล็ก และชั้นในเป็นฟิล์มที่มีส่วนประกอบในรูปของโลหะ ที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิม ก่อนจะถึงชั้นของเนื้อเหล็กกล้าไร้สนิม

จากการทดลองพบว่าชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้นของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกและออสเทนิติกมี โครงสร้างคล้ายกันและคล้ายกับการศึกษาเบื้องต้น⁽¹⁶⁾ ส่วนที่แตกต่างกันคือ ความหนาและ ปริมาณธาตุผสมในชั้นฟิล์ม ในที่นี้จะอธิบายส่วนประกอบของฟิล์มโดยแยกเป็นแต่ละธาตุ การ วิเคราะห์ชั้นฟิล์มในที่นี้จะยกตัวอย่างชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก สำหรับการ วิเคราะห์ชั้นฟิล์มของเหล็กเกรดอื่นๆ จะแสดงในภาคผนวก ค.

ผลการวิเคราะห์ผิวของเหล็กกล้าไร้สนิมในแนวลึก (Depth Analysis Technique) ด้วย ้เครื่อง เอ็กซ์พีเอสหลังทิ้งไว้ในเดสสิเคเตอร์ เป็นเวลา 24 ชั่วโมง โดยลอกผิวด้วยอาร์กอนอิออน (Argon Sputtering) เป็นเวลาต่างๆ ทำให้ทราบสภาวะเคมีของธาตุออกซิเจน โครเมียม เหล็ก และนิกเกิลของชั้นพาสสีฟฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมที่ระดับความหนาต่างกันโดยนำค่าพลังงาน ้ยึดเหนี่ยวที่ได้เปรียบเทียบกับค่าพลังงานยึดเหนี่ยวมาตรฐานซึ่งรวบรวมไว้ในภาคผนวก ง. ดังรูป ู้ที่ 4.1 ถึง 4.8 แสดงตัวอย่างสเปกตรัมของธาตุออกซิเจน โครเมียม เหล็ก และนิกเกิลของเหล็ก กล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด ในรูปที่ 4.1 และ 4.2 แสดงการเปลี่ยนแปลงพลังงานยึดเหนี่ยวของ ออกซิเจนในชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยนำหนัก และเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยนำหนักตามลำดับ สำหรับสเปกตรัม ออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกและออสเทนิติเกรดอื่นแสดงในภาคมนวก ค.1 ผลการ ้วิเคราะห์สเปกตรัมของอ<mark>อกซิเจนพบว่าที่ผิวชั้นนอกสุด (0</mark>วินาที) มีพลังงานยึดเหนี่ยว 531.8 ้อิเล็กตรอนโวลท์ เมื่อเทียบ<mark>กับพลังงานยึดเหนี่ยวมาตรฐา</mark>นพบว่าสภาวะทางเคมีของออกซิเจนอยู่ ในรูปของไฮดรอกไซด์ (M – OH) <mark>ถือว่าเป็นชั้นของไฮดรอกไซด์แต่เป็นชั้นที่บางมากประมาณ 1.5</mark> ้อังสตรอม ความหนาชั้นนอกสุดของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดอาจใกล้เคียงกัน เนื่องจากชั้น ฟิล์มนี้เกิดขึ้นในอากาศ ชั้นฟิล์มไฮดรอกไซด์ที่เกิดขึ้นอาจจะเกิดจากขั้นตอนการเตรียมชิ้นงาน เมื่อทำการลอกผิวให้ลึกลงไป ตำแหน่งสเปกตรัมออกซิเจนจะเลื่อนไปที่พลังงานยึดเหนี่ยว 530.2 อิเล็กตรอนโวลท์เพียงอย่างเดียวเมื่อเทียบกับพลังงานยึดเหนี่ยวมาตรฐานแสดงให้เห็นว่า ออกซิเจนอยู่ในรูปของออกไซด์และมีปริมาณในชั้นฟิล์มน้อยลงโดยดูได้จากความสูงของ สเปกตรัม ที่เวลาการลอกผิว 150 วินาที (ความหนาประมาณ 43.5 อังสตรอม) สเปกตรัม ออกซิเจนจะหายไป ผลการวิเคราะห์แสดงว่าชั้นฟิล์มบนผิวเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดหลังจาก ปล่อยทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง จะประกอบด้วย ชั้น M – OH ที่ชั้น นอกสุดมีความหนาน้อย และส่วนประกอบของ M – O ที่ผิวชั้นใน ซึ่งจะมีปริมาณลดลงจนหมด ้ไปเมื่อถึงเนื้อของโลหะ นั่นแสดงว่าส่วนประกอบเป็นชั้นฟิล์มออกไซด์อาจจะเป็นตัวควบคุมคุณ สมบัติการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมเนื่องจากชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้นจะประกอบด้วย ชั้นฟิล์มออกไซด์เป็นส่วนใหญ่



รูปที่ 4.1 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุออกซิเจน(O1s) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไว้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง



รูปที่ 4.2 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุออกซิเจน(O1s) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง รูปที่ 4.3 และ 4.4 แสดงสเปกตรัมการเปลี่ยนแปลงพลังงานยึดเหนี่ยวของโครเมียมตาม ความลึกจากผิวของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยนำหนัก และเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนักตามลำดับ สำหรับสเปกตรัม โครเมียมของเหล็กกล้าไร้สนิมเกรดอื่นแสดงในภาคผนวก ค.1 พบว่าโครเมียมที่ผิวนอกสุดมี ปริมาณน้อยมาก ทำให้ยากที่จะบอกว่าโครเมียมที่พบอยู่ในสภาวะใดระหว่าง Cr(OH)₃ ซึ่งมีค่า พลังงานยึดเหนี่ยว 577.3 อิเล็กตรอนโวลท์ และ Cr₂O₃ ซึ่งมีค่าพลังงานยึดเหนี่ยวอยู่ที่ 576.6 อิเล็กตรอนโวลท์ เมื่อพิจารณาร่วมกับสเปกตรัมของออกซิเจนในรูปที่ 4.1 และ 4.2 อาจกล่าวได้ ว่า ที่ชั้นนอกสุดของชั้นฟิล์มพาสสีฟซึ่งมีความหนาน้อยมากโครเมียมมีสภาวะทางเคมีในรูปของ ไฮดรอกไซด์ หลังจากนั้นในชั้นฟิล์มที่ลึกลงไปโครเมียมจะอยู่ในรูปโครเมียมออกไซด์อย่างเดียว อยู่ที่ความลึกช่วงหนึ่ง หลังจากนั้นสเปกตรัมของโครเมียมออกไซด์จะมีปริมาณน้อยองแล้วค่อยๆ หมดไปที่ความลึกค่าหนึ่ง ในขณะเดียวกันจะมีสเปกตรัมของโลหะโครเมียมเกิดขึ้นและมีปริมาณ มากขึ้นตามเวลาการลอกผิวหรือเพิ่มความลึกจนกระทั่งเหลือสเปกตรัมของโลหะโครเมียมเพียง อย่างเดียวเมื่อถึงขั้นของเนื้อเหล็กกล้าไร้สนิม



รูปที่ 4.3 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุโครเมียม(Cr2p) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง



รูปที่ 4.4 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุโครเมียม(Cr2p) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง ลักษณะสเปกตรัมการเปลี่ยนแปลงพลังงานยึดเหนี่ยวตามความลึกของเหล็กในเหล็ก กล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดย นำหนักและเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยนำหนักแสดงไว้ในรูปที่ 4.5 และ 4.6 ตามลำดับ พบว่าที่ชั้นฟิล์มนอกสุดจะ มีเหล็กน้อยมากแต่จะมีปริมาณมากขึ้นในชั้นลึกเข้าไป ซึ่งเหล็กที่พบจะอยู่ในรูปถูกออกซิไดซ์ (มี พลังงานยึดเหนี่ยว 710.9 อิเล็กตรอนโวลท์) เมื่อลอกผิวลึกลงไปพบว่าปริมาณเหล็กในรูปถูกออกซิไดซ์ (มี พลังงานยึดเหนี่ยว 710.9 อิเล็กตรอนโวลท์) เมื่อลอกผิวลึกลงไปพบว่าปริมาณเหล็กในรูปถูกออก ซิไดซ์จะลดลงพร้อมๆ กับพบเหล็กที่มีสภาวะเคมีเป็นซึ่งมีพลังงานยึดเหนี่ยว 706.9 อิเล็กตรอน โวลท์ แสดงว่าที่ผิวชั้นนอกสุดของชั้นฟิล์มจะมีเหล็กอยู่ในปริมาณต่ำมากอยู่ในรูปของเหล็ก ออกไซด์ ในชั้นฟิล์มที่ลึกเข้าไปเหล็กจะอยู่ในรูปของโลหะในปริมาณต่ำมากอยู่ในรูปของเหล็ก ซึ่ให้เห็นว่าชั้นฟิล์มออกไซด์ของเหล็กมีผลต่อการต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมน้อย มาก สาเหตุที่พบเหล็กในรูปโลหะและโครเมียมออกไซด์ในชั้นฟิล์มมากกว่าเหล็กออกไซด์นั้น สามารถอธิบายได้จากความสามารถดึงดูดออกซิเจน (Oxygen Affinity) ของโครเมียมมากกว่า ความสามารถของเหล็ก สำหรับสเปกตรัมเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมเกรดอื่นแสดงในภาคผนวก ค.2



รูปที่ 4.5 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุเหล็ก(Fe2p3/2) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง



รูปที่ 4.6 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุเหล็ก(Fe2p3/2) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง รูปที่ 4.7 และ 4.8 แสดงการเปลี่ยนแปลงพลังงานยึดเหนี่ยวของนิกเกิลตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์ โดยนำหนักและเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยนำหนักตามลำดับ พบว่าในชั้นฟิล์มพาสสีฟของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้ง สองชนิดจะไม่พบนิกเกิลที่ชั้นนอกสุดของชั้นฟิล์ม (ชั้นไฮดรอกไซด์) แต่จะพบนิกเกิลในชั้นฟิล์มที่ ลึกลงมา โดยอยู่ในรูปโลหะนิกเกิลซึ่งมีพลังงานยึดเหนี่ยวอยู่ที่ 853.1 อิเล็กตรอนโวลท์ และไม่พบ นิกเกิลในสภาวะเคมีอื่น และสเปกตรัมของโลหะนิกเกิลที่พบจะเริ่มปรากฏอยู่ในชั้นฟิล์มที่ความ ลึกต่างกันขึ้นอยู่กับส่วนผสมนิกเกิลในเหล็กกล้าไร้สนิม สำหรับสเปกตรัมนิกเกิลของเหล็กกล้าไร้ สนิมเกรดอื่นแสดงในภาคมนวก ค.2





จุฬาลงกรณมหาวทยาลย

รูปที่ 4.7 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุนิกเกิล(Ni2p3/2) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอส ที่ผิวเหล็ก กล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 24 ชั่วโมง



จุฬาลงกรณมหาวทยาลย

รูปที่ 4.8 ตัวอย่างผลการวิเคราะห์ธาตุนิกเกิล(Ni2p3/2) ด้วยเครื่องเอ็กซ์พีเอสที่ผิว เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก ที่เวลาการลอกผิวต่างๆ อัตราการ ลอกผิว 17 อังสตรอมต่อนาที หลังทิ้งไว้ในเดสซิเคเตอร์ ที่อุณหภูมิห้อง เป็น เวลา 24 ชั่วโมง จากการวิเคราะห์ที่ผ่านมาพบว่าลักษณะของชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมจะมีลักษณะ คล้ายกันแต่จะมีความแตกต่างกันในด้านความหนาขององค์ประกอบ ในที่นี้จะเสนอแบบจำลอง ไว้เป็นสังเขปเพื่อการศึกษาต่อไปดังรูปที่ 4.9 ชั้นฟิล์มที่ผิวประกอบด้วย 3 ส่วนหลัก ชั้นนอกสุด เป็นไฮดรอกไซด์ของโครเมียมมีความหนาประมาณ 1.5 อังสตรอม ชั้นกลางเป็นชั้นโครเมียม ออกไซด์มีความหนาระหว่าง 25 ถึง 45 อังสตรอม และชั้นสุดท้ายคือเนื้อโลหะผสม โดยชั้น โครเมียมออกไซด์จะแบ่งเป็นชั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กมีความหนา ประมาณ 5 ถึง 25 อังสตรอม และชั้นออกไซด์ของโครเมียมรวมกับโลหะเหล็ก โครเมียมและ นิกเกิล ความหนาประมาณ 9 ถึง 35 โดยความหนาของชั้นฟิล์มอาจเปลี่ยนแปลงได้ตามสภาวะ แวดล้อม⁽¹⁶⁾



รูปที่ 4.9 แบบจำลองของชั้นฟิล์มที่ผิวของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกและออสเทนิติก หลังจากเก็บไว้ในเดสสิเคเตอร์เป็นเวลา 24 ชั่วโมง

() = อาจจะพบขึ้นอยู่กับส่วนผสมทางเคมีของเหล็กกล้าไร้สนิม

ความหนาของชั้นฟิล์มต่าง ๆ ในเหล็กกล้าไร้สนิม

๑ จากการทดลองหาส่วนประกอบของชั้นฟิล์มที่ผิวของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก (เดลต้า) และเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก (แกมม่า) รวมกับผลการคำนวณหาอัตราการลอกผิวโดย ประมาณ สามารถที่จะประเมินความหนาของชั้นฟิล์มและองค์ประกอบของชั้นฟิล์มได้ ในที่นี้จะ แบ่งการวิเคราะห์ความหนาของชั้นฟิล์มเป็น 3 ส่วน ส่วนแรกคือความสัมพันธ์ระหว่างความหนา ของชั้นฟิล์มโครเมียมออกไซด์เทียบกับปริมาณโครเมียมในเหล็กกล้าไร้สนิม ส่วนที่สองคือความ สัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กกับปริมาณ โครเมียมในเหล็กกล้าไร้สนิม และส่วนสุดท้ายคือความสัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์ม ก่อนพบโลหะนิกเกิลกับปริมาณนิกเกิลที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิม การแบ่งการวิเคราะห์เป็นส่วนๆ นี้ เพื่อนำผลการวิเคราะห์ไปอธิบายความสัมพันธ์กับความต้านทานการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้ สนิมต่อไป

ความหนาของชั้นฟิล์มโครเมียมออกไซด์

จากผลการทดสอบทางด้านลึกของขั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดทำให้ได้ข้อมูล ความหนาของขั้นฟิล์มของโครเมียมออกไซด์ที่เกิดขึ้น สามารถดูได้จากการเปลี่ยนแปลงสภาวะ ทางเคมีของโครเมียมออกไซด์พลังงานยึดเหนี่ยว 576.6 อิเล็กตรอนโวลท์เป็นโลหะโครเมียมพลัง งานยึดเหนี่ยว 574.2 อิเล็กตรอนโวลท์ โดยสมบูรณ์ (ไม่มีสเปกตรัมโครเมียมออกไซด์เหลืออยู่) ทำให้ได้ความสัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์มโครเมียมออกไซด์กับปริมาณธาตุโครเมียมที่ ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด ดังแสดงในรูปที่ 4.10 พบว่าเมื่อเพิ่มปริมาณโครเมียมที่ เหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดความหนาของชั้นฟิล์มของโครเมียมออกไซด์กลับลดลงคล้ายเส้นโค้ง รูปตัวแซด (Z Curve) ทั้งในเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกและเฟอริติก ซึ่งผลการทดลองมีแนวโน้ม เดียวกับการศึกษาของ S. Jin และ A. Atrens ⁽¹⁷⁾ อาจเป็นไปได้ว่าเมื่อปริมาณโครเมียมในเหล็ก กล้าไร้สนิมมากขึ้นจะทำให้โครเมียมที่ผิวมีปริมาณมากและเกิดเป็นชั้นออกไซด์ที่มีมากจน ออกซิเจนไม่สามารถแพร่เข้ามาในเนื้อโลหะทำให้มีความหนาของชั้นฟิล์มลดลง



รูปที่ 4.10 ความสัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์มโครเมียมออกไซด์กับ ปริมาณธาตุ โครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด

ความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็ก

จากผลการทดสอบทางด้านลึกของชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด ทำให้รู้ความ หนาของชั้นฟิล์มที่มีองค์ประกอบเป็นโครเมียมออกไซด์ พลังงานยึดเหนี่ยว 576.6 อิเล็กตรอน โวลท์ โดยยังไม่พบโลหะโครเมียมชั้นที่สองจากผิว (ดูรูปที่ 4.9) ได้ความสัมพันธ์ของความหนา ของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กกับปริมาณธาตุโครเมียมที่ผสมในเหล็ก กล้าไร้สนิมในรูปที่ 4.11 พบว่าความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะ เหล็กจะมีความหนาเพิ่มขึ้นในลักษณะเส้นโค้งรูปตัวเอส (S Curve) เมื่อเพิ่มปริมาณโครเมียมที่ ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิม อาจเป็นเพราะว่าเมื่อปริมาณโครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมมากขึ้น จะมีโครเมียมที่ผิวซึ่งพร้อมทำปฏิกิริยากับออกซิเจนเกิดเป็นโครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมมากขึ้น เทียบความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กระหว่างเหล็กกล้าไร้ สนิมทั้งสองชนิด พบว่าความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกจะมีความหนามากกว่าชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกเนื่องมา จากเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกมีโครเมียมผสมมากกว่า



รูปที่ 4.11 ความสัมพันธ์ระหว่างความหนาของชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมและเหล็กรวม กับโลหะเหล็กกับปริมาณธาตุโครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด

ความหนาของชั้นฟิล์มก่อนพบโลหะนิกเกิลในชั้นฟิล์ม

จากผลการทดลองพบว่า ลักษณะของนิกเกิลที่พบในชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสอง ชนิดจะต่างกันที่ความหนาของชั้นฟิล์มก่อนพบโลหะนิกเกิลในชั้นฟิล์มซึ่งจะมีความสัมพันธ์กับ ปริมาณนิกเกิลที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิม ดังแสดงไว้ในรูปที่ 4.12



รูปที่ 4.12 ความสัมพันธ์ระหว่างความลึกที่เริ่มพบนิกเกิลในชั้นฟิล์มกับปริมาณ นิกเกิล ที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิม

จากรูปที่ 4.12 พบว่าเมื่อผสมนิกเกิลในเหล็กกล้าไร้สนิมมากขึ้น ความหนาของชั้นฟิล์ม ก่อนพบโลหะนิกเกิลในชั้นฟิล์มจะน้อยลง โดยเฉพาะอย่างยิ่งในเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกซึ่ง จะผสมนิกเกิลในปริมาณสูง (13.72 เปอร์เซ็นต์ถึง 28.25 เปอร์เซ็นต์) จะพบนิกเกิลปรากฏอยู่ใน ชั้นฟิล์มที่ความหนาประมาณ 1.5 อังสตรอมเท่านั้น จากการศึกษาเบื้องต้น ^(14, 16, 17) พบว่านิกเกิล ไม่มีผลต่อการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนโดยตรงซึ่งจะอธิบายต่อไป

การวิเคราะห์เชิงปริมาณของชั้นฟิล์มพาสสีฟ

จากการทดสอบเชิงปริมาณจากสเปกตรัมของชั้นฟิล์มทั้งหมดทำให้ได้การเปลี่ยนแปลง ของปริมาณธาตุที่ประกอบในชั้นฟิล์ม (เปอร์เซ็นต์โดยอะตอม) ตามความหนาของชั้นฟิล์มโดย แบ่งตามโครงสร้างของเหล็กกล้าไร้สนิมดังแสดงในรูปที่ 4.13 ถึง 4.19 เป็นผลการวิเคราะห์เชิง ปริมาณของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกตามปริมาณธาตุผสม และรูปที่ 4.20 ถึง 4.26 แสดงการ เปลี่ยนแปลงของปริมาณธาตุในชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก



รูปที่ 4.13 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 20.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 4.75 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก

จุฬาลงกรณมหาวทยาลย



รูปที่ 4.14 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า ไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 25.24 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 6.40 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.15 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 27.62 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 6.97 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.16 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 29.58 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิ<mark>ล 8.29 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก</mark>



รูปที่ 4.17 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 32.01 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 9.35 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.18 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 34.79 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 10.82 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.19 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.20 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 21.11 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 9.89 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.21 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 22.43 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 11.57 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.22 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 22.90 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 13.72 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.23 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของ เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 23.49 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 16.56 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.24 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 25.45 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 17.54 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.25 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 27.65 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 19.96เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก



รูปที่ 4.26 แสดงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มที่เกิดขึ้น ตามความลึกของเหล็กกล้า ไร้สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก

จากการศึกษาเชิงปริมาณของชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมพบว่า แนวโน้มของการเปลี่ยน แปลงปริมาณของธาตุต่างๆ ในชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองโครงสร้างเป็นไปในทางเดียว กัน โดยจะกล่าวในรายละเอียดของแต่ละธาตุดังนี้

ปริมาณธาตุออกซิเจนจะพบมากที่สุดบริเวณผิวนอกสุดของชั้นฟิล์มซึ่งเป็นส่วนของชั้น ไฮดรอกไซด์ แล้วจะค่อยๆลดลงจนเหลือประมาณ 20 เปอร์เซ็นต์โดยอะตอมที่ความลึกประมาณ 174 อังสตรอม สาเหตุที่ออกซิเจนไม่หมดไปเป็นผลมาจากการคำนวณซึ่งจะมีความเข้มของ ออกซิเจนอยู่ตลอดแม้ว่าจะไม่มีสเปกตรัมของออกซิเจนแล้วก็ตาม ดังนั้นการพิจารณาจึงต้องดู ลักษณะสเปกตรัมของธาตุประกอบกันไปด้วย

จากการศึกษาเชิงปริมาณของโครเมียมพบว่าในแต่ละส่วนผสมของเหล็กกล้าไร้สนิมจะมี ลักษณะของการเปลี่ยนแปลงปริมาณคล้ายกัน จะแตกต่างกันที่ปริมาณของโครเมียมที่พบในแต่ ละส่วนผสมของเหล็กกล้าไร้สนิมซึ่งลักษณะการเปลี่ยนแปลงปริมาณโครเมียมในชั้นฟิล์มแสดงไว้ ในรูปที่ 4.27 พบว่าโครเมียมจะมีปริมาณน้อย (น้อยกว่า 10 เปอร์เซ็นต์โดยอะตอม) ที่บริเวณผิว ชั้นนอกสุด และจะมีปริมาณมากขึ้นจนถึงบริเวณกึ่งกลางของชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและ เหล็กรวมกับโลหะเหล็กซึ่งเป็นบริเวณที่โครเมียมมีปริมาณมากที่สุดแล้วปริมาณของโครเมียม ออกไซด์จะลดลงจนถึงรอยต่อระหว่างชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็ก กับชั้นฟิล์มออกไซด์โครเมียมรวมกับโลหะเหล็ก โครเมียม และนิกเกิล หลังจากนั้นปริมาณของ โครเมียมจะเพิ่มขึ้นเล็กน้อยและจะมีปริมาณค่อนข้างคงที่จนถึงชั้นของเหล็กกล้าไร้สนิม อาจ กล่าวได้ว่าในชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กมีปริมาณของโครเมียม มากที่สุดในชั้นฟิล์ม





- รูปที่ 4.27 แส<mark>ด</mark>งการเปลี่ยนแปลงปริมาณโครเมียมแล<mark>ะนิ</mark>กเกิลที่อยู่ในชั้นฟิล์มตามความ ลึกต่างๆ
 - a. ชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็ก รวมกับโลหะเหล็ก
 - b. ชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียม รวมกับโลหะเหล็ก โครเมียม นิกเกิล

จากการศึกษาเชิงปริมาณของนิกเกิลในชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิม (รูปที่ 4.27) จะพบนิกเกิล ปริมาณน้อย (น้อยกว่า 5 เปอร์เซ็นต์โดยอะตอม) และมีปริมาณค่อนข้างคงที่ในชั้นฟิล์มออกไซด์ ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็ก จากนั้นปริมาณของธาตุนิกเกิลจะเพิ่มมากขึ้นจนมี ปริมาณมากกว่าสองเท่าของปริมาณที่ผิวในชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมรวมกับโลหะเหล็ก โครเมียม และนิกเกิล หลังจากนั้นจะมีปริมาณลดลงและคงที่ในชั้นที่ลึกลงมาจนถึงชั้นที่เป็นเหล็ก กล้าไร้สนิม ทำให้อาจกล่าวได้ว่านิกเกิลจะมีปริมาณมากในชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมรวมกับ โลหะเหล็ก โครเมียม และนิกเกิล จากการศึกษาเบื้องต้น⁽¹⁶⁾ ได้ให้คำอธิบายไว้ว่าการสร้างชั้นฟิล์ม ในเหล็กกล้าไร้สนิม โครเมียมที่ผิวจะทำปฏิกิริยากับออกซิเจนเกิดเป็นชั้นโครเมียมออกไซด์ทำให้ เกิดช่องว่าง (Vacancies) จำนวนมาก ทำให้นิกเกิลแทรกอยู่ในช่องว่างเหล่านี้ และเมื่อเปรียบ เทียบปริมาณนิกเกิลที่พบในชั้นฟิล์มระหว่างเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดพบว่าปริมาณนิกเกิลที่ พบในเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกจะมีปริมาณมากกว่าปริมาณที่พบในเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก เนื่องจากปริมาณนิกเกิลที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกมีมากกว่านั่นเอง แสดงว่าเมื่อเพิ่ม ปริมาณนิกเกิลในเหล็กกล้าไร้สนิมจะมีโอกาพบนิกเกิลในชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมมากขึ้น

เปรียบเทียบลักษณะของชั้นฟิล์มที่เกิดกับการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุน

ผลการทดลองพบว่าเมื่อเพิ่มปริมาณโครเมียมในเหล็กกล้าไร้สนิมจะทำให้ชั้นฟิล์ม ออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กมีความหนามากขึ้นในลักษณะเส้นโค้งรูปตัว เอส (รูปที่ 4.11) คล้ายกับแนวโน้มของความสัมพันธ์ระหว่างค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุน กับปริมาณโครเมียมที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมของการศึกษาของ H. Hoffmeister และG. Lothongkum (รูปที่ 2.10) อาจอธิบายได้ว่าเหล็กกล้าไร้สนิมที่มีปริมาณธาตุผสมต่ำ (โครเมียม 20.50 และ 21.11 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และนิกเกิล 4.75 และ 9.89 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก) การป้องการการกัดกร่อนของชั้นฟิล์มจะมีค่าน้อยเมื่อเทียบกับส่วนผสมสูงกว่า เนื่องจากชั้นฟิล์ม ออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กมีความหนาน้อย และเมื่อเพิ่มปริมาณโครเมียม และนิกเกิลที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมก็จะทำให้ความหนาของชั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็ก รวมกับโลหะเหล็กมีความหนาเพิ่มขึ้น รวมทั้งมีปริมาณของนิกเกิลแทรกอยู่ในชั้นฟิล์มมากขึ้นซึ่ง จากการศึกษาของ S. Jin และ A. Atrens⁽¹⁶⁾ ได้กล่าวว่านิกเกิลที่แทรกอยู่ในช้นฟิล์มมากขึ้นฟิล์ม จะช่วยเพิ่มการต้านทานการการกัดกร่อน ทำให้การต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพจุนของเหล็ก กล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดมีค่าสูงขึ้น

เมื่อเทียบระหว่างเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิดพบว่าที่ปริมาณธาตุผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมต่ำ (โครเมียม 20.50 และ 21.11 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และนิกเกิล 4.75 และ 9.89 เปอร์เซ็นต์โดย น้ำหนัก) เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกมีค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนสูงกว่าเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกอาจเป็นผลมาจากเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกมีชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและ เหล็กรวมกับโลหะเหล็กหนากว่าชั้นฟิล์มของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก และที่ส่วนผสมสูง (โครเมียม 38.80 และ 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และนิกเกิล 12.50 และ 28.25 เปอร์เซ็นต์ โดยน้ำหนัก) การต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองโครงสร้างมีค่าใกล้ เคียงกัน อาจมีสาเหตุจากปริมาณของโลหะนิกเกิลที่แทรกอยู่ตามช่องว่างในชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกช่วยเพิ่มการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนให้มีค่าใกล้เคียงกับเหล็กกล้าไร้ สนิมเฟอริติก แม้ว่าเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกจะยังมีชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวม กับโลหะเหล็กหนากว่าก็ตาม

อย่างไรก็ตาม การศึกษานี้ยังไม่สามารถหาผลของนิกเกิลต่อการต้านทานการกัดกร่อนได้ อย่างชัดเจน จึงควรมีการศึกษาถึงอิทธิพลของนิกเกิลที่อยู่ในชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและ เหล็กต่อไป

การทดลองหาเส้นโพลาไรเซชันด้วยเครื่องโพเทนทีโอสแตท

จากการทดลองหาเส้นโพลาไรเซชันของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่มีส่วนผสมโครเมียม 20.50 และ 38.80 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 4.75 และ 12.50 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และ เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่มีโครเมียม 21.11 และ 31.94 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก นิกเกิล 9.89 และ 28.25 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนักด้วยเครื่องโพเทนทีโอสแตท ทำให้ได้ค่าศักย์ไฟฟ้าที่เกิดการกัด กร่อน (E_{corr}) ศักย์ไฟฟ้าของการเกิดการกัดกร่อนแบบรูพรุน (E_p) และค่ากระแสพาสสีฟ (I_{pass}) ดัง แสดงในตารางที่ 4.2

ตารางที่ 4.2 ค่าศักย์ไฟฟ้าที่เกิดการกัดกร่อน (E_{corr}) ค่าศักย์ไฟฟ้าของการเกิดการกัดกร่อน แบบรูพรุน (E_p) และค่ากระแสพาสสีฟ (I_{pass}) ที่วัดได้ (เทียบกับ Ag/AgCI)

	เกรด	E _{corr}	Ep	pass
		(โวลท์)	(โวลท์)	(mA/cm ²)
1.	เฟอริติกผสม Cr 20.50 %โดยน้ำหนัก	-0.217	0.800	4.10 x 10 ⁻⁶
	Ni 4.75 %โดยน้ำหนัก			
2.	เฟอริติกผสม Cr 38.80 %โดยน้ำหนัก	-0.360	1.065	3.92 x 10 ⁻⁵
	Ni 12.50 %โดยน้ำหนัก	ไรก	าร	
3.	ออสเทนิติกผสม Cr 21.11 %โดยน้ำ	-0.310	0.640	6.05 x 10 ⁻⁵
2	หนัก Ni 9.89 %โดยน้ำหนัก	าวข	เยาส	าย
4.	ออสเทนิติกผสม Cr 31.94 %โดยน้ำ	-0.300	1.070	6.93 x 10 ⁻⁵
	หนัก Ni 28.25 %โดยน้ำหนัก			

จากตารางที่ 4.2 เมื่อเปรียบเทียบระหว่างเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกเกรดที่ 1 กับออสเทนิติก เกรดที่ 3 ซึ่งเป็นส่วนผสมที่อยู่บนเส้นสมดุลเฟส (Tie Line) เดียวกัน (รูปที่ 2.9 เส้น A) พบว่าค่า ศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนและค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกมี ค่าสูงกว่าเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก หากพิจารณาผลของกัลวานิคโดยดูจากค่าศักย์ไฟฟ้าการ กัดกร่อน เหล็กกล้าไร้สนิมที่มีค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนสูงกว่าจะมีความเป็นโนเบิล (Noble) ตามอนุกรมกัลวานิคมากกว่าเหล็กกล้าไร้สนิมที่มีศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนต่ำกว่าหรือแอคทีฟ (Active) กว่าตามอนุกรมกัลวานิค ส่วนค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนอาจบอกถึงความ แข็งแรงหรือความหนาของชั้นฟิล์ม ชั้นฟิล์มที่แข็งแรงกว่าจะมีค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนอาจบอกถึงความ แข็งแรงหรือความหนาของชั้นฟิล์ม ชั้นฟิล์มที่แข็งแรงกว่าจะมีค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนอาจบอกถึงความ แข็งแรงหรือความหนาของชั้นฟิล์ม ชั้นฟิล์มที่แข็งแรงกว่าจะมีค่าศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรู
พรุนสูงกว่าแม้ค่ากระแสพาสสีฟมีค่าใกล้เกียงกัน อาจกล่าวได้ว่าเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกเกรด 1 จะมีการต้านทานการกัดกร่อนดีกว่าเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกเกรด 3 ไม่ว่าจะเป็นผลของกัลวา นิคและผลของความแข็งแรงของชั้นฟิล์ม แต่เมื่อเทียบระหว่างเกรดที่ 2 และ 4 ซึ่งเป็นส่วนผสมที่ อยู่บนเส้นสมดุลเฟสเส้นเดียวกัน (รูปที่ 2.9 เส้น B) พบว่าเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกเกรดที่ 4 จะมีค่า ศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนแบบรูพรุนใกล้เคียงกัน แต่เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกเกรดที่ 4 จะมีค่า ศักย์ไฟฟ้าการกัดกร่อนสูงกว่าเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกเกรดที่ 2 การเกิดการกัดกร่อนของเหล็ก กล้าไร้สนิมเพื่อริติกเกรดที่ 2 และ 4 ซึ่งเป็นส่วนผสมที่ อยู่บนเส้นสมดุลเฟสนี้อาจเป็นผลของกัลวานิคมากกว่าผลของชั้นฟิล์ม ดังนั้นถ้าเหล็กกล้าไร้สนิมที่ส่นมมางกังกร่อนสูงกว่าเหล็กกล้าไร้สนิมเก่อรที่ 2 การเกิดการกัดกร่อนของเหล็ก กล้าไร้สนิมเกรด 2 และ 4 ต่ออนุกรมกันเหล็กกล้าไร้สนิมเกรดที่ 2 จะถูกกัดกร่อน ซึ่งเหตุผลดังกล่า อาจใช้ในการอธิบายการเกิดการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมเกรดที่ 2 จะถูกกัดกร่อน หลังกลางกล้าใจ้เล้าเรลากล้าไร้สนิมเกรดที่ 4 จะมีค่า อาจใร้ในการอริบายกรกลี สม่างเกิดกร่านัดงาล้ากล้าไร้สนิมเกรด 2 และ 4 ต่ออนุกรมกันเหล็กกล้าไร้สนิมเกรดที่ 2 จะถูกกัดกร่อน ซึ่งเหตุลลดังกล่า อาจให้ในการอธิบายการเกิดการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมเกรดที่ 4.

บทที่ 5 สรุปผลการทดลอง

จากการวิเคราะห์ชั้นฟิล์มเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก และออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 20 ถึง 39 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก และนิกเกิล 4 ถึง 28 เปอร์เซ็นต์โดยน้ำหนัก หลังทิ้งไว้ในเดซิเคเตอร์ 24 ช่วโมง ด้วยเทคนิคเอ็กซ์พีเอสพบว่า

1. องค์ประกอบของชั้นฟิล์มแบ่งเป็น 3 ส่วนดังนี้

ชั้นไฮดรอกไซด์ของโครเมียมเป็นชั้นนอกสุด มีความหนาประมาณ 1.5 อังสตรอม

 ชั้นออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กมีความหนาประมาณ 5 ถึง 25 อังสตรอม

ชั้นออกไซด์ของโครเมียมรวมกับโลหะเหล็ก โครเมียม และนิกเกิล ความหนาประมาณ
 9 ถึง 35อังสตรอม

 ชั้นฟิล์มโครเมียมออกไซด์จะมีความหนาน้อยลงเมื่อเพิ่มปริมาณธาตุโครเมียมที่ผสม ในเหล็กกล้าไร้สนิม ซึ่งมีความสัมพันธ์เป็นรูปเส้นโค้งตัวแซด

ชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็กจะมีความหนามากขึ้นเมื่อ
 เพิ่มปริมาณโครเมียมในเหล็กกล้าไร้สนิม โดยมีความสัมพันธ์เป็นรูปเส้นโค้งตัวเอส

 เมื่อเพิ่มปริมาณนิกเกิลที่ผสมในเหล็กกล้าไร้สนิมจะทำให้ความหนาของชั้นฟิล์มก่อน พบนิกเกิลน้อยลง

5. ชั้นฟิล์มออกไซด์ของโครเมียมและเหล็กรวมกับโลหะเหล็ก และปริมาณนิกเกิลในชั้น ฟิล์มอาจจะมีผลต่อการต้านทานการกัดกร่อนแบบรูพรุนของเหล็กกล้าไร้สนิม

 พฤติกรรมการกัดกร่อนของเหล็กกล้าไร้สนิมดูเพล็กซ์อาจมีผลทั้งกัลวานิคและผลของ ฟิล์มร่วมกัน

รายการอ้างอิง

- A. John Sedrik. <u>Corrosion of Stainless Steel</u>. New York. John Wiley and Sons, 1996: p.1.
- D. Briggs and M.P. Seah. <u>Practical Surface Analysis</u>. Chichester: John Wiley and Sons, 1990: p.9, 598 – 625.
- N. Ikeo, Y. Iijima, N. Niimura, M. Sigematsu, T. Tazawa, S. Matsumoto, K. Kojima, Y. Nagasawa. <u>Handbook of X Ray Photoelectron Spectroscopy</u>. Tokyo: JEOL Ltd., 1991: p.7, Appendix 6, Appendix 9A 2.
- C.V. Roseoe and K.J. Gradwell. <u>Proceeding of the International conference on</u> <u>duplex stainless steels</u> the Hague, N.L., Preprints (1986): paper no.34 127 – 135.
- 5. R. Sriram and D. Tromaus. <u>Corrosion</u> Vol.45, no.10(1989): 804-810.
- 6. Y. Ishizawa and T. Tnazumi. <u>Proceeding of the International conference on duplex</u> <u>stainless steels</u> the Hague, N.L., Preprints (1986): paper no.23 302 – 308.
- 7. G. Hochoertter and K. Kriszt. <u>Proceeding of the International conference on duplex</u> <u>stainless steels</u> the Hague, N.L., Preprints(1986), paper no.14 114 – 120.
- Klaus Bichl and Helmut Wehner. <u>Proceeding of the International conference on</u> <u>duplex stainless steels</u> the Hague, N.L., Preprints (1986): paper no.17 388 – 391.
- W. Gysel, G. Dybowski, H.J. Wojtas and R. Schenk. <u>Proceeding of the International</u> <u>conference on duplex stainless steels</u> the Hague, N.L., Preprints (1986): paper no.15 98 – 108.
- 10. H. Hoffmeister and G. Lothongkum. <u>Welding in the world</u> Vol.33, no.2(1994):
- 11. G. Fierro, G.M. Ingo and F. Mancia. <u>Corrosion</u> Vol.45, no.10(1989): 814 823.
- 12. K. Hashimoto, K. Asami and K. Teramoto. Corrosion Science Vol. 19 (1979): 3 14.
- 13. K. Hashimoto and K. Asami. Corrosion Science Vol. 19(1979): 251 260.
- 14. J. Subseree and G. Lothongkum. <u>Proceeding of the 13th International Corrosion</u> Congress. Melbourne Australia (1996): paper 363.
- 15. G. Lothongkum, A. Klinkeson, P. Jivavibul. <u>Proceeding of the 14th International</u> <u>Corrosion Congress</u>. Cape Town South Africa (1999): 531 – 538.

- 16. S. Jin and A. Atrens. <u>Applied Physics A</u>, no.42 (1987): 149-165.
- 17. S. Jin and A. Atrens. <u>Applied Physics A</u>, no.50 (1990): 287-300.
- 18. K. Asami and K. Hashimoto. <u>Corrosion Science</u> Vol. 17 (1977): 559 570.
- K. Asami, K. Hashimoto and S. Shemodaira. <u>Corrosion Science</u> vol. 16 (1976): 35 –
 45.



สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

ภาคผนวก

ภาคผนวก ก. สเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบด้วยเครื่อง XRD

นำชิ้นงานเหล็กกล้าไร้สนิมทั้งสองชนิด ชนิดละ 3 ส่วนผสมไปทดสอบด้วยเครื่อง XRD เพื่อวิเคราะห์โครงสร้างของชิ้นงานเพื่อยืนยันโครงสร้างของชิ้นงานทั้งหมด ได้ผลดังรูปที่ ก.1 – ก.6



รูป ก.1 แสดงสเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบหาโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง XRDของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่มีโครเมียม 20.50 %โดยน้ำหนักและนิกเกิล 4.75 % โดยน้ำหนัก



รูป ก.2 แสดงสเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบหาโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง XRD ของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก ที่มีโครเมียม 32.01 %โดยน้ำหนักและนิกเกิล 9.35 % โดยน้ำหนัก


รูป ก.3 แสดงสเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบหาโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง XRDของ เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่มีโครเมียม 38.80 %โดยน้ำหนักและนิกเกิล 12.50 % โดยน้ำหนัก



รูป ก.4 แสดงสเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบหาโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง XRDของ เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก ที่มีโครเมียม 21.11 %โดยน้ำหนักและนิกเกิล 9.89 %โดยน้ำหนัก



รูป ก.5 แสดงสเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบหาโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง XRDของ เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่มีโครเมียม 23.49 %โดยน้ำหนักและนิกเกิล 16.56 %โดยน้ำหนัก



รูป ก.6 แสดงสเปกตรัมที่ได้จากการทดสอบหาโครงสร้างจุลภาคด้วยเครื่อง XRDของ เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่มีโครเมียม 31.94%โดยน้ำหนักและนิกเกิล 28.25 %โดยน้ำหนัก

ภาคผนวก ข.

การเทียบหาอัตราการลอกผิว

ทำการเทียบค่าหาอัตราการลอกผิวของชั้น SiO₂ ซึ่งมีความหนา 1000 อังสตรอม โดยใช้ สภาวะการลอกผิวดังนี้

- ความดัน	0.03	ปาสคาล
- ความต่างศักย์เร่งอิออน	500	โวลท์
- กระแสการเร่งอิออน	8.6	มิลลิแอมป์
- อัตราการลอกผิว (Etching Rate)	30	เปอร์เซ็นต์
ทำการลอกผิวจนชั้นของ <mark>SiO₂หมด</mark> ใช้เวลา	11.5	นาที
สามารถคำนวณหาอัตราการลอกผิวของ SiO ₂ เท่ากับ	87	อังสตรอมต่อนาที

จากข้อมูลของ Commonwealth Scientific Co. Ltd. และ Hakuto Co.Ltd. ⁽¹⁸⁾ ซึ่งหา อัตราการลอกผิวโดยใช้ปืนอาร์กอนชนิดเดียวกัน วิเคราะห์หาอัตราการลอกผิวของ SiO₂, Cr₂O₃ และเหล็กกล้าไร้สนิมเกรด 304 ได้ดังนี้

อัตราการล <mark>อกผิวของ</mark> SiO ₂	250	อังสตรอมต่อนาที
อัตราการลอกผิวของ Cr ₂ O ₃	50	อังสตรอมต่อนาที
อัตราการลอกผิวของเหล็กกล้าไร้สนิมเกรด 304	250	อังสตรอมต่อนาที
จากผลดังกล่าวทำให้สามารถ <mark>คำนวณหาอัตรากา</mark> รลอกผิวโดยประมาณได้ดังนี้		
อัตราการลอกผิวของ Cr ₂ O ₃	17	อังสตรอมต่อนาที
อัตราการลอกผิวของเหล็กกล้าไว้สนิม	87	อังสตรอมต่อนาที

สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

ภาคผนวก ค. สเปกตรัมของธาตุที่ประกอบในชั้นฟิล์มจากเครื่อง XPS

ค.1 สเปกตรัมของโครเมียมและออกซิเจน เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก



รูปที่ ค.1 สเปกตรัมของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสม โครเมียม 20.50 %และนิกเกิล 4.75 % โดยด้านซ้ายเป็นโครเมียม และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.2 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 25.24 %และนิกเกิล 6.40 % โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.3 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 27.62 %และนิกเกิล 6.97 %โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.4 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 29.58 %และนิกเกิล 8.29 %โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน





รูปที่ ค.5 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 32.01 %และนิกเกิล 9.35 %โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.6 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 34.79 %และนิกเกิล 10.82 %โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.7 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสมโครเมียม 38.80 %และนิกเกิล 12.50 % โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.8 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 21.11 %และนิกเกิล 9.89 %โดยด้านซ้าย เป็นโครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.9 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 22.43 %และนิกเกิล 11.57 %โดยด้านซ้าย เป็นโครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.10 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้สนิม ออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 22.90 %และนิกเกิล 13.72 %โดยด้านซ้ายเป็น โครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



สถาบนวทยบรการ

รูปที่ ค.11 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 23.49 %และนิกเกิล 16.56 %โดยด้านซ้าย เป็นโครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.12 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 25.45 %และนิกเกิล 17.54 %โดยด้านซ้าย เป็นโครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.13 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 27.65 %และนิกเกิล 19.96 %โดยด้านซ้าย เป็นโครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน



รูปที่ ค.14 แสดงสเปกตรัมชั้นฟิล์มของธาตุโครเมียมและออกซิเจนของเหล็กกล้าไร้ สนิมออสเทนิติกที่ผสมโครเมียม 31.94 %และนิกเกิล 28.25 %โดยด้านซ้าย เป็นโครเมียม และด้านขวาเป็นสเปกตรัมของออกซิเจน

ค.2 สเปกตรัมของนิกเกิลและเหล็ก เหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติก



รูปที่ ค.15 สเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสม โครเมียม 20.50 %และนิกเกิล 4.75 % โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.16 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสม โครเมียม 25.24 %และนิกเกิล 6.40 % โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.17 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่ผสม โครเมียม 27.62 %และนิกเกิล 6.97 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.18 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสม โครเมียม 29.58 %และนิกเกิล 8.29 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของเหล็ก

79



รูปที่ ค.19 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสม โครเมียม 32.01 %และนิกเกิล 9.35 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.20 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสม โครเมียม 34.79 %และนิกเกิล 10.82 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้านขวา เป็นสเปกตรัมของเหล็ก



N (E) 1000

> รูปที่ ค.21 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิม เฟอริติกที่ผสม โครเมียม 38.80 %และนิกเกิล 12.50 % โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก

เหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติก



รูปที่ ค.22 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 21.11 %และนิกเกิล 9.89 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.23 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 22.43 %และนิกเกิล 11.57 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.24 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 22.90 %และนิกเกิล 13.72 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.25 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 23.49 %และนิกเกิล 16.56 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.26 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 25.45 %และนิกเกิล 17.54 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.27 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 27.65 %และนิกเกิล 19.96 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก



รูปที่ ค.28 แสดงสเปกตรัมของธาตุนิกเกิลและเหล็กของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่ ผสมโครเมียม 31.94 %และนิกเกิล 28.25 %โดยด้านซ้ายเป็นนิกเกิล และด้าน ขวาเป็นสเปกตรัมของเหล็ก

ภาคผนวก ง. ข้อมูลค่าพลังงานยึดเหนี่ยว

การวิเคราะห์เพื่อหาว่าสเปกตรัมที่ได้จากการวิเคราะห์ด้วยเอ็กซ์พีเอสเป็นสารประกอบ ชนิดใด สามารถทำได้โดยการเปรียบเทียบกับค่าพลังงานยึดเหนี่ยวมาตรฐานจากเอกสารต่างๆ ซึ่ง มีการตีพิมพ์ไว้ ดังแสดงในตาราง ค.1 ตาราง ค.2 ตาราง ค.3 และตาราง ค.4 โดยแบ่งตามชนิด สภาวะเคมีของธาตุออกซิเจน (O1s) โครเมียม (Cr 2p3/2) เหล็ก (Fe 2p3/2) และนิกเกิล (2p3/2) ตามลำดับ

สภาวะเคมี	ค่าพลังงานยึดเหนี่ยว (อิเล็กตรอนโวลท์)	เอกสารอ้างอิง
$Fe_{3}O_{4}$	530.17	18
Fe_2O_3	529.98	18
	530.1	3
FeO	529.8	3, 19
Cr_2O_3	529.98	18
Cr(OH) ₃	530.9	19
CrO ₃	530	18
NiO	529.5	2
Ni(OH) ₂	531.2	2
O ²⁻	529 – 530	16
OH	531.5	16

ตารางที่ ง.1 แสดงค่าพลังงานยึ<mark>ดเหนี่ยวขอ</mark>งออกซิเจน (O1s) ในสภาวะเคมีต่างๆ

จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลย

สภาวะเคมี	ค่าพลังงานยึดเหนี่ยว (อิเล็กตรอนโวลท์)	เอกสารอ้างอิง
Cr ₂ O ₃	576.5	18
	576.6	2, 16
CrO ₃	579.07	18
	578.9	3
	580.1	2
Cr(OH) ₃	577.3	3
CrOOH	577.0	3
Cr (met)	574.14	3
	574.3	2
	574.2	14
	573.9 – 574.2	16

ตารางที่ ง.2 แสดงค่าพลังงานยึดเหนี่ยวของโครเมียม (Cr 2p3/2) ในสภาวะเคมีต่างๆ

ตารางที่ ง.3 แสดงค่าพลังงานยึดเหนี่<mark>ยวของเหล็ก (Fe 2p3/2) ใน</mark>สภาวะเคมีต่างๆ

สภาวะเคมี	ค่าพลังงานยึดเหนี่ยว (อิเล็กตรอนโวลท์)	เอกสารอ้างอิง
Fe ₃ O ₄	710.95	18
~	710.8	3
Fe ₂ O ₃	710.97	18
~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~~	710.9	2, 3
FeO	709.6	2, 3
FeOOH	711.25	18
Fe (met)	706.82	18
	706.74	19
	706.7 – 706.8	16
	706.9	14

สภาวะเคมี	ค่าพลังงานยึดเหนี่ยว (อิเล็กตรอนโวลท์)	เอกสารอ้างอิง
Ni ₂ O ₃	856.0	2, 3
NiO	853.5	3
Ni (met)	855.9	2
	853.1	14
	852.9	3
	852.6	16

ตารางที่ ง.4 แสดงค่าพลังงานยึดเหนี่ยวของนิกเกิล (2p3/2) ในสภาวะเคมีต่างๆ



# สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

#### ภาคผนวก จ. เส้นโพลาไรเซชัน

จากการทดลองหาเส้นโพลาไรเซชันด้วยเครื่องโพเทนทีโอสแตทในสารละลายโซเดียมคลอ ไรด์ความเข้มข้น 3.5 % โดยน้ำหนักที่อุณหภูมิห้องได้ผลดังแสดงในรูปที่ จ.1 ถึง จ.4



รูปที่ จ.1 เส้นโพลาไรเซชันของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่มีโครเมียม 20.50% และ นิกเกิล 4.75%



รูปที่ จ.2 เส้นโพลาไรเซชันของเหล็กกล้าไร้สนิมเฟอริติกที่มีโครเมียม 38.80% และ นิกเกิล 12.50%



รูปที่ จ.3 เส้นโพลาไรเซชันของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่มีโครเมียม 21.11% และ นิกเกิล 9.89%



รูปที่ จ.4 เส้นโพลาไรเซชันของเหล็กกล้าไร้สนิมออสเทนิติกที่มีโครเมียม 31.94% และ นิกเกิล 28.25%
## ประวัติผู้เขียนวิทยานิพนธ์

ชื่อ	นายสาริษฐ์ ชัยกิตติศิลป์
วันเกิด	2 กันยายน พ.ศ. 2519 จังหวัด กรุงเทพมหานคร
ที่อยู่	50/93 ซ.เสนานิคม1 ถ.พหลโยธิน แขวงลาดพร้าว

เขตลาดพร้าว กรุงเทพมหานคร 10230 โทร 5780832

ประวัติการศึกษา

มัธยมศึกษา 1 – 3	โรงเรียนกุนนที่รุทธารามวิทยาคม
	พ.ศ. 2531 – 2533
มัธยมศึกษา 4 – 6	โรงเรียนบดินทรเดชา(สิงห์ สิงหเสนีย์)
	พ.ศ. 2534 - 3536
วศบ. (โลหการ)	จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย
	พ.ศ. 2537 – 2540
วศม. (โลหการ)	<mark>จุฬาลงก</mark> รณ์มหาวิทยาลัย
	พ.ศ. 2541 - ปัจจุบัน

ประวัติการทำงาน

จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย

มิถุนายน พ.ศ.2541 – มีนาคม พ.ศ. 2543

สถาบันวิทยบริการ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย