บทที่ 2

หลักการ ทฤษฎี และเหตุผล

สังกะสี (Zinc) เป็นโลหะทรานซิชันที่มีการประยุกต์ใช้ในงานอุตสาหกรรมอย่างแพร่หลาย ไม่ว่าจะเป็นการประยุกต์ใช้ในการทำกล่องแบตเตอรี่ หรือใช้เป็นตัวป้องกันการเป็นสนิมของเหล็กใน เหล็กกล้า นอกจากการใช้งานจากสังกะสีโดยตรง เรายังพบว่าออกไซด์ของสังกะสีสามารถนำมาใช้ ประโยชน์ได้อย่างแพร่หลายยกตัวอย่างเช่นใช้เป็นสารป้องกันรังสีอัลตราไวโอเลต เนื่องจากว่าซิงก์ ออกไซด์มีกุณสมบัติทางแสงที่สามารถดูดกลืนและสะท้อนรังสีอัลตราไวโอเลตได้ รวมไปถึงการใช้ใน อุตสาหกรรมยางเพื่อทำให้ยางกงรูปได้ และใช้เป็นแม่สีในอุตสาหกรรมเซรามิก

ในปัจจุบันเทคโนโลยีทางด้านนาโนได้มีความก้าวหน้าเป็นอย่างมาก นักวิทยาศาสตร์สามารถ ที่จะทำการสังเคราะห์เส้นใยนาโนของโลหะออกไซด์และนำมาใช้ประโยชน์อย่างกว้างขวางหนึ่งใน นั้นก็คือเส้นใยนาโนซิงก์ออกไซด์ซึ่งสามารถนำมาประยุกต์ใช้ทำนาโนเลเซอร์สีฟ้า เซนเซอร์สำหรับ วัดสารเคมี เซลล์พลังงานแสงอาทิตย์ อุปกรณ์ทางแสงความยาวคลื่นสั้น และเนื่องจากซิงก์ออกไซด์เป็น สารกึงตัวนำจึงมีการนำเส้นใยนาโนซิงก์ออกไซด์ไปใช้ในอุตสาหกรรมสารกึ่งตัวนำอย่างแพร่หลาย

2.1 ซิงก์ออกไซด์

ZnO เป็นสารประกอบที่พบในธรรมชาติอยู่ในรูปของแร่ ซิงค์ไซท์ (zincite) ผลึกของ ZnO จะอยู่ในรูปของเฮกซะโกนอล

ີລິບສີກສິ້ມ Copyright[©] AII ri



ชียอใหม่ University e r v e d

รูป 2.1 โครงสร้างของ ZnO [13]

จากที่ได้กล่าวไปแล้วในตอนต้น ซิงก์ออกไซด์มีการประยุกต์ใช้ในอุตสาหกรรมสารกึ่งตัวนำ อย่างกว้างขวางที่เป็นเช่นนั้นก็เพราะว่า ZnO มีแถบพลังงานที่ค่อนข้างกว้าง (3.3 อิเล็กตรอนโวลต์) และ ZnO ยังมีค่าพลังงานยึดเหนี่ยวระหว่างอิเล็กตรอนที่อยู่ใน conduction band กับ โฮลที่อยู่ในชั้น valence band ที่ค่อนข้างสูง (60 มิลลิอิเล็กตรอนโวลต์) เมื่อเทียบกับสารกึ่งตัวนำชนิดอื่น ทำให้มี ความเหมาะสมในการนำไปใช้งานที่อุณหภูมิห้อง ส่วนคุณสมบัติอื่นๆ ของ ZnO มีดังต่อนี้ [14]

1. ມວລ ໂມເລກຸລ	81.39 g
2. จุดหลอมเหลว	2250 К
3. Band gap energy	3.37 eV
4. Exciton binding energy	60 meV
5. Specify gravity ที่อุณหภูมิห้อง	5.642 g/cm^2
6. สภาพนำความร้อน	0.006 cal/cm/K
7. Thermoelectric constant ที่อุณหภูมิ 573 K	1200 mV/K
8. Thermal conductivity	0.006 cal/cm/K
9. Lattice constant ที่อุณหภูมิห้อง	a=b=0.325 nm, c=0.5105 nm
10. Electron mobility มีค่าอยู่ระหว่าง	100-200 cm ² /V
11. Hole mobility	$180 \text{ cm}^2/\text{V}$
12. มวลขังผลของอิเล็กตรอน	$0.24m_0$
13. มวลยังผลของโฮล	$0.59m_0$
14. ความร้อนจำเพาะ	0.125 cal/g
15. ค่า Shear Modulus	45.5 Gpa
16. ชนิดของสารกึ่งตัวนำ	n – type

จากคุณสมบัติดังกล่าวของสารซิงก์ออกไซด์รวมทั้งการประยุกต์ใช้ดังที่กล่าวไปในตอนต้น เป็นเหตุผลให้มีการศึกษาวิจัยเกี่ยวกับการสังเคราะห์โครงสร้างนาโนของสารซิงออกไซด์กันอย่าง แพร่หลาย โดยที่โครงสร้างนาโนของสารซิงออกไซด์ที่สังเคราะห์ได้มีหลายรูปแบบ [15] แสดงดังรูป 2.2 ยกตัวอย่างเช่น อนุภาคนาโน (nanodots or nanoparticles), ท่อนาโน (nanotubes), แท่งนาโน (nanorods), เส้นลวดนาโน (nanowires) และ เส้นเข็มขัดนาโน (nanobelts) เป็นต้น



รูป 2.2 แสดงโครงสร้างนาโนของซิงก์ออกไซค์ [15]

2.2 ลักษณะเฉพาะของเส้นใยนาโน

นับตั้งแต่มีการค้นพบท่อนาโนคาร์บอนในปี พ.ศ. 2534 โดยนักวิทยาศาสตร์ชื่อสุมิโอะ อี จิมะ (Sumio Iijima) ทำให้วัสดุโครงสร้าง 1 มิติ (one dimensional structure) เช่น เส้นถวดนาโน เส้นใยนาโน เข็มขัดนาโน (nanobelts) ได้รับความสนใจอย่างมาก เกี่ยวกับการสังเคราะห์และ การศึกษาลักษณะเฉพาะทางด้านองค์ประกอบและสมบัติที่สำคัญ เช่น สมบัติทางแสง ทางกล และทาง ไฟฟ้า และ National Science Foundation (NSF) ได้กำหนดให้เส้นใยนาโนเป็นเส้นใยที่มีขนาด เส้นผ่านศูนย์กลางน้อยกว่า 100 นาโนเมตร และมีความยาวมากกว่า 1 ไมโครเมตร เส้นใยนาโนมี ลักษณะโดดเด่นทางด้านอัตราส่วนของพื้นที่ผิวต่อปริมาตร มีก่าสูงมาก ดังรูป 2.3



รูปที่ 2.3 การเปรียบเทียบพื้นที่ผิวสี่เหลี่ยมลูกบาศก์กับเส้นใยนาโนเมื่อปริมาตรเท่ากัน

เนื่องจากอัตราส่วนพื้นที่ผิวต่อปริมาตรมีค่าสูงมาก ทำให้วัสดุมีโอกาสสัมผัสกับ สิ่งแวคล้อมหรือสารอื่นมากขึ้น และเมื่อนำไปประยุกต์ใช้เป็นวัสดุเสริมแรงจะทำให้วัสดุเพิ่มพื้นที่รับ แรง ทนต่อแรงอัค แรงกคมากขึ้น ปัจจุบันเส้นใยนาโนเป็นวัสดุชนิคใหม่ที่ได้รับความสนใจและถูก ประยุกต์ใช้ในค้านต่าง ๆ อย่างเหมาะสมและกว้างขวาง เช่น ทางการแพทย์ วัสดุเสริมแรง เครื่องนุ่งห่ม ฉนวนไฟฟ้า ทางค้านยานอวกาศ ตัวเก็บประจุ ทรานซิสเตอร์ ระบบการขนส่งยา เซลล์เชื้อเพลิงและตัว เก็บพลังงาน เป็นต้น

2.3 โครงสร้างนาโน มิติ และผลเนื่องจากขนาด [16]

โดยปรกติทั่วไปสสารที่มีความกว้าง ความยาว และความสูง เราจะเรียกสารนั้นว่ามีมิติเท่ากับ 3 มิติ ในการลดจำนวนมิติของสารสามารถทำได้โดยการลดขนาดของด้านใดด้านหนึ่งของสาร ยกตัวอย่างเช่น การลดขนาดของความยาวลง สสารก็จะเหลือมิติของความกว้างและความสูง ดังนั้นสาร นี้จึงมี 2 มิติ หรือถ้าลดทั้งขนาดของความยาวและความกว้างลงสสารก็จะเหลือแค่มิติของความสูงเพียง อย่างเดียว (1 มิติ) เป็นต้น

เมื่อพิจารณาคุณสมบัติของสารทั่วไปเราจะพบว่าเมื่อทำการถดขนาดของสสารลงค่ำกว่า 100 นาโนเมตร คุณสมบัติบางอย่างของสารจะเปลี่ยนไปซึ่งเป็นผลมาจากผลกระทบทางควอนตัม (quantum effect) ถ้าขนาดของวัสคุนั้นลดลงไปอยู่ในระดับนาโนเมตรหนึ่งมิติ แต่อีกสองมิติยังมี ขนาดใหญ่ จะเรียกวัสคุลักษณะนี้ว่า ผนังควอนตัม (quantum well) ถ้าวัสคุมีขนาดลดลงอยู่ในระดับ นาโนเมตรสองมิติแต่อีกหนึ่งมิติยังมีขนาดใหญ่จะเรียกว่า เส้นลวดควอนตัม (quantum wire) และถ้า ขนาดของวัสคุลดลงทั้งสามมิติลงไปอยู่ในระดับนาโนเมตร วัสคุชนิดนั้นจะถูกเรียกว่า จุดควอนตัม (quantum dot)



รูปที่ 2.4 โครงสร้างระดับนาโนที่มีรูปร่างแบบเหลี่ยม [16]



รูปที่ 2.5 โครงสร้างระดับนาโนที่มีรูปร่างแบบโค้ง [16]

2.3.1 ผลเนื่องจากขนาด (Size Effects)

เมื่อได้ทำความรู้จักกับโครงสร้างทางนาโนเป็นที่เรียบร้อยแล้ว ต่อไปเราจะพิจารณาผลกระทบ ที่เกิดขึ้นเนื่องจากขนาดที่เล็กลงของสสาร สมมติว่าเราเลือกพิจารณาสารกึ่งตัวนำ GaAs ที่มีค่าคงที่ แลตทิซเท่ากับ 0.565 นาโนเมตร และมีปริมาตรของเซลล์หน่วยเท่ากับ (0.565)³ = 0.18nm³ ในหนึ่ง เซลล์หน่วยจะประกอบไปด้วยอะตอมของ GA และ As อย่างละสี่อะตอม ซึ่งแต่ละอะตอมจะเรียงตัว อยู่ในจุดแลตทิซแบบ face-centered cubic (FCC) ทำให้แต่ละอะตอมของ Ga จะอยู่ที่จะสูนย์กลาง ของกลุ่ม As ที่เรียงตัวแบบ tetrahedron ทำให้เกิดการสร้างกลุ่มของ GaAs₄ และในทำนองเดียวกัน แต่ละอะตอมของ As ก็จะสร้างกลุ่มของ AsGa₄ และในหนึ่งลูกบาศก์นาโนเมตรจะมีอะตอมแต่ละ ชนิดประมาณ 22 อะตอม และในจุดควอนตัมที่มีรูปร่างเป็นรูปลูกบาศก์มีความยาวด้านละ 10 นาโน เมตร จะมีจำนวนหน่วยเซลล์ทั้งหมด 5.56×10³ หน่วยเซลล์ สิ่งที่ต้องการทราบมากที่สุดคือจะมี อะตอมทั้งหมดกี่อะตอมที่อยู่บนผิว สำหรับกรณีของสารที่มีโครงสร้างแบบ FCC และในหนึ่งจุด กวอนตัมสามารถบรรจุหน่วยเซลล์ใต้เท่ากับ n^3 แล้วเราสามารถหาจำนวนอะตอมที่อยู่บนผิว N_s , จำนวนอะตอมรวมและขนาดของลูกบาศก์ *d* ได้จาก

> $N_s = 12n^2$ $N_T = 8n^3 + 6n^2 + 3n$ d = na = 0.565n(2.1)

2.3.2 อิเล็กตรอนนำ (Conduction Electron)

ระบบอิเล็กทรอนิกส์ในกรณีระบบ 3 มิติ อิเล็กตรอนนำจะมีการเคลื่อนที่อย่างอิสระภายใน ตัวกลางที่มีคุณสมบัติเป็นตัวนำเช่นลวดทองแดง ซึ่งเส้นลวดมีขนาดใหญ่เมื่อเทียบกับระยะห่างระหว่าง อะตอม แต่ถ้าขนาดของทองแดงลดลงหนึ่งมิติ (หรือมากกว่า) จนมีขนาดไม่กี่เท่าเมื่อเทียบกับระยะห่าง ระหว่างอะตอมในผลึก ซึ่งในกรณีอิเล็กตรอนจะมีขอบเขตในการเคลื่อนที่ ตัวอย่างเช่น เมื่อพิจารณา แผ่นโลหะทองแดงยาว 10 เซนติเมตร หนา 3.6 นาโนเมตร ความหนามีค่าเท่ากับความยาว 10 เซลล์ หน่วย และ 20% ของอะตอมทั้งหมดจะอยู่ในหน่วยเซลล์ที่อยู่บริเวณผิวของทองแดง อิเล็กตรอนนำจะ มีขีดจำกัดการเคลื่อนที่ในระนาบของแผ่นทองแดง แต่ถูกจำกัดทิศทาง ซึ่งวัสดุลักษณะนี้เรียกว่า ผนัง ควอนตัม (quantum well)

ลวดควอนตัม (quantum wire) เป็นโครงสร้างที่มีลักษณะคล้ายลวดทองแดง มีความยาวใน 1 มิติ แต่มีขนาดเส้นผ่าศูนย์กลางในระดับนาโนเมตร อิเล็กตรอนสามารถเกลื่อนที่อย่างอิสระตามความ ยาวของเส้นลวด แต่ถูกจำกัดในทิศทางตามขวาง ส่วน จุดควอนตัม (quantum dot) จะมีได้หลาย รูปแบบเช่น รูปลูกบาศก์เล็กๆ ทรงกระบอกสั้นๆ หรือ ทรงกลมที่มีขนาดน้อยมากในระดับนาโนเมตร

ตารางที่ 2.1 แสดงทิศทางที่อิเล็กตรอนนำถูกจำกัดเขต และไม่ถูกจำกัดเขตของโครงสร้าง ระดับนาโน [16]

โครงสร้าง	ทิศทางที่เกลื่อนที่ได้	ทิศทางที่ถูกจำกัด
Bulk material	3(x, y, z)	0
Quantum well	2 (x, y)	1 (z)
Quantum wire	1 (z)	2 (x, y)
Quantum dot	0	3 (x, y, z)

2.3.3 แก็สเฟอร์มิและความหนาแน่นสถานะ (Fermi Gas and Density of States) คุณสมบัติหลายๆ อย่างของตัวนำที่ดีสามารถอธิบายด้วยสมมติฐานที่ว่าเวเลนซ์อิเล็กตรอนซึ่ง แยกตัวออกจากอะตอมและกลายเป็นอิเล็กตรอนอิสระเคลื่อนที่ได้ในบริเวณที่แวดล้อมด้วยประจุบวก ระยะทางที่อิเล็กตรอนอิสระสามารถเคลื่อนที่ได้ก่อนการชนแต่ละครั้งเรียกว่า mean free path อิเล็กตรอนเหล่านี้จะมีพฤติกรรมเหมือนแก็สที่เราเรียกว่า เฟอร์มิแก๊ส (Fermi gas) ในแง่ที่ว่ามัน สามารถเคลื่อนที่โดยแทบที่จะไม่โดนขัดขวางตลอดทั่วทั้งโลหะ อิเล็กตรอนอิสระจะมีพลังงานในการ เคลื่อนที่หรือที่เรียกว่าพลังงานจลน์

$$E = \frac{1}{2}mv^2 = \frac{p^2}{2m}$$
 (2.2)

เมื่อ m เป็นมวลของอิเล็กตรอน v คือความเร็วของอิเล็กตรอน และ p คือโมเมนตัมของ อิเล็กตรอน

ในทางกลศาสตร์ควอนตัม ค่าโมเมนตัมของอิเล็กตรอนในแกน x จะแทนด้วยสัญลักษณ์ p_x ซึ่ง สามารถหาได้จากความสัมพันธ์ที่ว่า

$$p_x = \hbar k_x \tag{2.3}$$

เมื่อ $\hbar = \frac{h}{2\pi}$, h คือ ค่าคงที่ของ Planck และ k_x คือองค์ประกอบทางแกน x ของเวกเตอร์ คลื่น อิเล็กตรอนแต่ละตัวจะมีค่า k_x , k_y และ k_z ที่ไม่เหมือนกัน

ที่อุณหภูมิศูนย์องศาสัมบูรณ์ อิเล็กตรอนซึ่งมีพฤติกรรมคล้ายกับแก็สเฟอร์มิจะอยู่ที่จุดแลตทิซ ใน reciprocal space ซึ่งอยู่ห่างจากจุดกำเนิด k=0 ไปเป็นระยะทาง k_F และมีค่าพลังงานที่เรียกว่า พลังงานเฟอร์มิ E_F

$$E_F = \frac{\hbar^2 k_F^2}{2m} \tag{2.4}$$

ถ้ำเราสมมติตัวอย่างวัตถุเป็นรูปถูกบาศก์ที่มีความยาวด้ำนละ L เพราะฉะนั้นจะมีปริมาตร เท่ากับ $V = L^3$ ระยะห่างระหว่างอิเล็กตรอนสองตัวที่อยู่ติดกันใน k space มีค่าเท่ากับ $2\pi/L$ และที่ อุณหภูมิศูนย์องศาสัมบูรณ์ อิเล็กตรอนนำทั้งหมดจะกระจายตัวอย่างสม่ำเสมออยู่ภายในทรงกลมที่มี รัศมี k_F ที่มีปริมาตร $\frac{4}{3}\pi k_F^3$ ใน k space

จำนวนอิเล็กตรอนนำที่มีค่าพลังงานเฉพาะจะขึ้นอยู่กับค่าพลังงานและจำนวนมิติ ที่เป็นเช่นนี้ก็ เพราะว่าขนาดของบริเวณเฟอร์มิที่บรรจุอิเล็กตรอนในกรณีหนึ่งมิติมีค่าเท่ากับ 2k_F ในระบบสองมิติ บริเวณเฟอร์มิจะเป็นวงกลมที่มีพื้นที่เท่ากับ πk_F^2 และในระบบสามมิติบริเวณเฟอร์มิเป็นทรงกลมที่มี ปริมาตรเท่ากับ $\frac{4}{3}\pi k_F^3$ ดังรายละเอียดแสดงในตารางที่ 2.2

F					
	บริเวณ	หน่วยเซลล์	บริเวณ	$a h^2$	81910
	โคออร์ดิเนต	k – space	เฟอร์มิ		
	ความยาว L	$2\pi/L$	$\sum 2k_F$	$\mathbf{e} \mathbf{k}_x^2 \mathbf{e}$	1 มิติ
	พื้นที่ $A = L^2$	$(2\pi/L)^2$	πk_F^2	$k_x^2 + k_y^2$	2 มิติ
	ปริมาตร $V = L^3$	$\left(2\pi /L\right)^3$	$\frac{4}{2}\pi k_F^3$	$k_x^2 + k_y^2 + k_z^2$	3 มิติ
			3		

ตารางที่ 2.2 แสคงสมบัติของโคออร์ดิเนตและ k space ทั้งสามมิติ [16]

ถ้าหารค่าบริเวณเฟอร์มิ (หลักที่สามในตาราง 2.2) ด้วยค่าของขนาดหน่วยเซลล์ที่สอดคล้อง กันใน k space (หลักที่สองในตาราง 2.2) หลังจากนั้นใช้สมการที่ 2.4 เพื่อกำจัด k_F เราจะได้ค่าของ จำนวนอิเล็กตรอนที่ขึ้นกับค่าพลังงาน แสดงได้ตามหลักที่หนึ่งของตาราง 2.3

ตารางที่ 2.3 แสดงจำนวนอิเล็กตรอน N และ ความหนาแน่นสถานะ $D(E) = \frac{dN(E)}{dE}$ ซึ่ง เป็นความสัมพันธ์ของพลังงานของอิเล็กตรอนนำที่เคลื่อนที่ได้ใน 1, 2 และ 3 มิติ [16]

จำนวนอิเลี้กตรอน	ความหนาแน่นสถานะ D(E)	มิติที่สามารถ
9.		เคลื่อนที่ได้
$N(E) = \frac{4k_F}{2\pi/L} = \frac{2L}{\pi} \left(\frac{2m}{\hbar}\right)^{1/2} E^{1/2}$	$D(E) = \frac{L}{\pi} \left(\frac{2m}{\hbar}\right)^{1/2} E^{-1/2}$	1
$N(E) = \frac{2\pi k_F^2}{\left(2\pi/L\right)^2} = \frac{A}{2\pi} \left(\frac{2m}{\hbar^2}\right) E$	$D(E) = \frac{A}{2\pi} \left(\frac{2m}{\hbar^2}\right)$	2
$N(E) = \frac{2(4\pi k_F^3/3)}{(2\pi/L)^3} = \frac{V}{\pi^2} \left(\frac{2m}{\hbar^2}\right)^{3/2} E^{3/2}$	$D(E) = \frac{V}{2\pi^2} \left(\frac{2m}{\hbar^2}\right)^{3/2} E^{1/2}$	70

จำนวนอิเล็กตรอนที่ขึ้นอยู่กับค่าพลังงานซึ่งแสดงในหลักที่หนึ่งในตารางที่ 2.3 เมื่อนำมาเขียน กราฟเทียบกับค่าพลังงานจะแสดงได้ดังรูปที่ 2.6



รูปที่ 2.6 แสดงจำนวนอิเล็กตรอนซึ่งเป็นฟังก์ชันของพลังงาน E เทียบกับค่าพลังงานสำหรับ อิเล็กตรอนที่เกลื่อนที่ได้ในหนึ่งมิติ สองมิติ และสามมิติ [16] ค่าความชั้นของเส้น N(E) ที่แสดงในรูป 2.6 คือค่าของความหนาแน่นสถานะ D(E) ถูก นิยามโดยอนุพันธ์อันดับหนึ่งของ N แสดงได้ดังสมการที่ 2.5

$$D(E) = \frac{dN}{dE}$$
 หรือ $dN = D(E)dE$ (2.5)

ซึ่งจะหมายถึงจำนวนของอิเล็กตรอน dN ที่มีพลังงาน E อยู่ภายในช่วง dE = E₂ – E₁ เป็น สัคส่วนโดยตรงกับความหนาแน่นสถานะที่ค่าพลังงานแต่ละค่า ค่าความหนาแน่นสถานะขึ้นอยู่กับ จำนวนมิติที่อิเล็กตรอนสามารถเคลื่อนที่ได้ ดังแสดงไว้ในหลักที่สองของตารางที่ 2.3 เมื่อเขียนกราฟ ระหว่างความหนาแน่นสถานะและพลังงานจะได้ดังรูปที่ 2.7



รูปที่ 2.7 แสดงความหนาแน่นสถานะเทียบกับค่าพลังงานสำหรับอิเล็กตรอนนำที่สามารถ เคลื่อนที่ได้ในหนึ่งมิติ สองมิติ และสามมิติ [16]

เราจะเห็นว่าความหนาแน่นสถานะจะลดลงถ้าค่าพลังงานเพิ่มขึ้นสำหรับกรณีอิเล็กตรอนนำ เคลื่อนที่ในหนึ่งมิติ ความหนาแน่นสถานะจะคงที่สำหรับอิเล็กตรอนนำที่เคลื่อนที่ในสองมิติ และ ความหนาแน่นสถานะจะเพิ่มขึ้นเมื่อพลังงานเพิ่มขึ้นสำหรับอิเล็กตรอนนำที่เคลื่อนที่ได้สามมิติ จะเห็น ได้ว่าความหนาแน่นสถานะจะมีพฤติกรรมที่แตกต่างกันทั้งสามกรณี ค่าความหนาแน่นสถานะมี ความสำคัญเป็นอย่างมากในการพิจารณาคุณสมบัติทางไฟฟ้า ความร้อน และคุณสมบัติอื่นๆ ของตัวนำ และสารกึ่งตัวนำ ยกตัวอย่างสารที่มีคุณสมบัติเปลี่ยนไปเมื่อมิติของสารเปลี่ยนแปลงเช่นทองคำที่มี ขนาดเล็กมากในระดับนาโนเมตรหรือที่เรียกว่าอนุภาคนาโน สีของทองกำจะเปลี่ยนไปซึ่งจากเดิมตาม ิธรรมชาติทองคำจะมีสีทอง แต่เมื่อขนาคของอนุภาคทองคำเล็กลงสีที่สังเกตได้ก็จะเปลี่ยนไปเป็นสีแคง สีม่วง สีชมพูหรือสีฟ้า เป็นต้น

2.3.4 Excitons

excitons เป็นสิ่งที่เกิดขึ้นอย่างปรกติในเรื่องของสารกึ่งตัวนำ เมื่ออะตอมที่จุดแลตทิซมีการ สูญเสียอิเล็กตรอนออกไปหนึ่งตัวจะทำให้อะตอมนั้นมีสภาพคล้ายกับการมีประจุบวกหนึ่งตัว หรือที่ เรียกว่า hole ถ้าเกิดว่า holeอยู่นิ่งอยู่ที่จุดแลตทิซและอิเล็กตรอนที่หลุดออกมาอยู่ที่บริเวณใกล้เคียง มัน จะมีอันตรกิริยาดูดกันตามกฎของดูลอมบ์และสามารถที่จะเกิดการยึดเหนี่ยวกันจนเกิดเป็นอะตอม hydrogen-type โดยทั่วๆ ไปจะเรียก excitons ชนิดนี้ว่า Mott-Wannier

แรงดึงดูดดูถอมบ์ที่เกิดจากประจุสองประจุ โดยมีประจุแรกเป็น $Q_e = -e$ และ $Q_h = +e$ และ วางห่างกันเป็นระยะ r สามารถหาได้จาก

$$F = -\frac{ke^2}{\varepsilon r^2}$$
(2.6)

เมื่อ e คือค่าประจุของอิเล็กตรอน และ k คือค่าคงที่ของคูลอมบ์ และ ɛ คือค่าคงที่ของไดอิเล็กตริค ของตัวกลาง เมื่อมีแรงดึงดูดระหว่างประจุทั้งสองนั้นก็หมายความว่า excitons จะต้องมีพลังงานที่ยึด เหนี่ยวมันไว้ซึ่งเรียกว่า exciton energy และสามารถหาได้จาก

$$E_{ex} = \frac{m^*/m_0}{\left(\varepsilon/\varepsilon_0\right)^2} \frac{e^2}{4\pi\varepsilon_0 a_0 n^2} = \frac{13.6m^*/m_0}{\left(\varepsilon/\varepsilon_0\right)^2 n^2} eV$$
(2.7)

เมื่อ $m^* = \frac{m_e}{1 + (m_e / m_h)}$ หรือที่เรียกว่ามวลยังผล และ m_0 คือมวลของอิเล็กตรอนอิสระ ส่วน m_e, m_h คือมวลยังผลของอิเล็กตรอนและโฮลตามลำคับ

สารกึ่งตัวนำซิงก์ออกไซด์มีค่า exciton energy ที่ค่อนข้างสูง (ประมาณ 60 meV) ซึ่ง พลังงานยึดเหนี่ยวนี้มีค่ามากกว่า thermal energy (k_BT) ของอิเล็กตรอนที่อุณหภูมิห้อง มีผลทำให้กู่ อิเล็กตรอนโฮลสารมารถยึดเหนี่ยวกันได้ที่อุณหภูมิห้อง ทำให้ซิงก์ออกไซด์สามารถเกิดการดูดกลืน เปล่งแสงหรือแสดงกุณสมบัติอื่นๆของสารกึ่งตัวนำออกมาได้ ณ อุณหภูมิห้อง ซึ่งถือว่าเป็นจุดเด่น อย่างหนึ่งของซิงก์ออกไซด์เมื่อเทียบกับสารกึ่งตัวนำชนิดอื่นๆ

2.4 การสร้างตัวของเส้นใยนาโน [17]

รูปร่างและลักษณะของวัสดุโครงสร้าง 1 มิติ มีความสัมพันธ์กับโครงสร้างของผลึกซึ่งเป็น การเกิดนิวคลีเอชัน (nucleation) และการเจริญเติบโต (growth) ของสารจากสถานะก้าซ ของเหลว หรือของแข็ง เมื่อความเข้มข้นของอะตอม ไอออน หรือ นิวเคลียสของสารมีมากพอ จะเกิดการไหลไป รวมกันที่นิวคลีไอ (Nuclei) เล็ก ๆ และเกิดกระบวนการนิวคลีเอชันเจริญเติบโตเป็นเส้นใยนาโนขึ้น ในการพัฒนาสังเคราะห์เส้นใยนาโนให้มีขนาดต่าง ๆ สามารถทำได้โดยควบคุมตัวแปรที่เกี่ยวข้องกับ การเจริญเติบโตของเส้นใยประกอบด้วย (1) การเลือกใช้สารที่ผลึกมีลักษณะตามแกนยาวบริเวณ ผิวหน้าที่ต่างกัน เพื่อทำให้ง่ายต่อการเจริญเติบโตของเส้นใยนาโน (2) การเริ่มด้นของผิวสัมผัสระหว่าง ของแข็งและของเหลว (3) การใช้ต้นแบบที่มีรูปร่างสัณฐาน 1 มิติ ควบคุมและนำทางการสร้างตัวของ เส้นใยนาโน (4) การควบคุมการอิ่มตัวอย่างสุดขีด (super saturation) เพื่อเปลี่ยนแปลงรูปแบบการ เจริญเติบโตของ seed (5) การใช้ capping agents ในการควบคุมอัตราการเจริญเติบโตที่ผิวหน้าของ Seed (6) การประกอบตัวเอง (self - assembly) ของโครงสร้างนาโนแบบศูนย์มิติ

กลไกที่ใช้ในการอธิบายการสร้างตัวของเส้นใยนาโนที่เจริญเติบโตในสภาวะไอ (growth in vapor phase) สามารถใช้อธิบายการสร้างตัวของเส้นใยนาโนได้อย่างกว้างขวาง เป็นการทำให้สาร ตั้งต้นกลายเป็นไอ ในบรรยากาศที่เหมาะสมกับการสร้างเส้นใยนาโนของธาตุหรือออกไซด์ต่าง ๆ โดย ใช้กลไกดังต่อไปนี้

2.4.1 กลไก VLS (Vapor - Liquid - Solid mechanism)

การสร้างตัวของเส้นใยนาโนโดยใช้กลไก VLS นี้ เป็นการสร้างตัวจากสถานะไอของสาร โดยเริ่มต้นจากสารตั้งต้นได้รับความร้อนที่อุณหภูมิสูง ทำให้ธาตุที่เป็นส่วนประกอบในสารตั้งต้นเกิด การเปลี่ยนสถานะจากของแข็งกลายเป็นไอ โมเลกุลหรืออะตอมของธาตุจะแพร่จากบริเวณที่อุณหภูมิ สูงไปยังอุณหภูมิที่ต่ำกว่า โดยมีพื้นผิวของโลหะผสมที่เป็นของเหลวเป็นตัวดักจับไอของสารตั้งต้น ทำ ให้ไอสารตกสะสม กลายเป็นของเหลว เมื่ออิ่มตัวอย่างสุดขีดจะตกตะกอนเป็นเส้นใยนาโนที่บริเวณ รอยต่อพื้นผิวของของแข็งและโลหะผสมที่เป็นของเหลว (solid-alloy liquid interface) จะสามารถ มองเห็นเส้นใยนาโนมีเม็ดกะตะลิสต์ตรงบริเวณเส้นใย ลำดับกลไก VLS สามารถแสดงได้ดังรูป 2.8

All rights reserved



รูปที่ 2.8 แสดงกลไกการสร้างตัวของเส้นใยนาโนแบบ VLS mechanism แบ่งออกเป็น 3 ขั้นตอน [17] คือ

- n) ขั้นตอน alloying เป็นขั้นตอนที่โลหะคะตะลิสต์ได้รับความร้อนและไอของสาร กลายเป็นโลหะผสมที่เป็นของเหลว
- ขั้นตอน nucleation ไอของสารเกิดการตกสะสมที่บริเวณผิวรอยต่อระหว่างของแข็ง
 และ โลหะผสมที่เป็นของเหลว
- ค) ขั้นตอน axial growth เป็นขั้นตอนการเจริญเติบโตเป็นเส้นใยนาโน

2.4.2 กลไก VS (Vapor-Solid mechanism)

กลไก VS เป็นวิธีการสร้างตัวของเส้นใยนาโนโดยไม่มีบริเวณรอยต่อพื้นผิวของของแข็ง และโลหะผสมที่เป็นของเหลว จึงไม่มีเม็ดโลหะคะตะลิสต์ตรงปลายเส้นใยนาโน เป็นการสร้างตัวของ เส้นใยนาโนโดยเริ่มจากสารตั้งด้นได้รับความร้อนที่อุณหภูมิสูง ทำให้เกิดการกลายเป็นไอ แล้วอะตอม ของสารที่อยู่ในสภาวะไอเกลื่อนตัวอย่างช้า ๆ มาเกิดพันธะระหว่างกันจนกระทั่งได้ขนาดที่อยู่ตัวที่ เรียกว่าขนาดวิกฤติ (critical size) เกิดการนิวคลีเอชันเป็นนิวเคลียสของสาร แล้วไอของสารจะถูก ขนส่งให้มาเรียงต่อกันที่นิวเคลียสของสาร โดยจะเลือกการเรียงตัวที่เสียพลังงานน้อยที่สุด นั่นก็คือ การ เรียงตัวตามแนวเดียวกับผลึกของนิวเคลียสต่อกันไปเกิดเป็นเส้นใยนาโนขึ้น ซึ่งในกลไกนี้สามารถ ควบกุมขนาดเส้นผ่านสูนย์กลางของเส้นใยให้อยู่ในระดับนาโนโดยการควบคุมการเกิดนิวคลีเอชัน และกระบวนการเจริญเติบโตอย่างต่อเนื่อง ดังรูป 2.9



รูปที่ 2.9 แสดงกลไกการสร้างตัวของเส้นใยนาโนแบบ VS mechanism แบ่งเป็น 3 ขั้นตอน [17] คือ

- (ก) ขั้นตอนการเกิดนิวเคลียส
- (ข) ขั้นตอนการเริ่มสร้างตัว เมื่อมีไอของสารมาตกสะสมที่นิวเคลียสมากขึ้น
- (ก) ขั้นตอน axial growth เป็นขั้นตอนการเจริญเติบ โตเป็นเส้นใยนาโน

2.4.3 กล่ไกการเจริญเติบโตด้วยการช่วยของออกไซด์ (oxide-assisted growth) เป็นกล ไกการสร้างตัวของเส้นใยนาโนที่ไม่มีโลหะคะตะลิสต์ในการเกิดปฏิกิริยา เช่น การ สังเคราะห์เส้นใยนาโนซิลิกอน (Si nanowire) มีการใช้ SiO₂ เป็นวัสดุฐานรอง เมื่อผ่านกระบวนการ ทำให้กลายเป็นไอโดยความร้อน หรือ กระบวนการระเหยโดยเลเซอร์ จะทำให้เกิดไอของซิลิกอน เกิด การนิวคลีเอชันของอนุภาคนาโนบนวัสดุฐานรอง และอนุภาคนาโนซิลิกอน เกิดการตกตะกอนเป็น นิวคลีไอของเส้นใยนาโนซิลิกอนที่มีทิศทางการเจริญเติบโตบริเวณผิวหน้าของวัสดุฐานรองดังรูป 2.10 และ 2.11

Copyright[©] by Chiang Mai University All rights reserved



รูปที่ 2.10 แสดงภาพถ่าย TEM ของลำดับการเกิดเส้นใยนาโนซิลิกอน [17] โดย

- ก) แสดงนิวกลี ไอของเส้นใยนาโนซิลิกอน โดยอนุภาคนาโนของซิลิกอนจะแยกจากกัน ตามทิศทางการสร้างตัวที่บริเวณผิวหน้าของวัสดุฐานรอง ซึ่งถูกปกคลุมด้วยซิลิกอน ออกไซด์
- ง) ค) แสดงการเริ่มต้นของการสร้างตัวเป็นเส้นใยนาโนซิลิกอนตามทิศทางต่าง ๆ ตาม หน้าผลึกของอนุภาคนาโน



รูปที่ 2.11 แสดงแผนภาพการเกิดกลไก Oxide-assisted growth ของเส้นใยนาโนซิลิกอน [17] โดย

- ก) แสดงการตกสะสมไอของซิลิกอนและสร้างตัวเป็นอนุภาคนาโนของซิลิกอนภายใน ผิวหน้าของวัสดุฐานรอง
- ข) อนุภาคนาโนจะเจริญเติบโตอย่างรวดเร็วและสร้างตัวเป็นเส้นใยนาโนเมื่อมีการเรียง ตำแหน่งอะตอมตามหน้าผลึกและจะสร้างตัวเป็นแบบโซ่ เมื่อมีไม่มีการจัดเรียงอะตอม ตามหน้าผลึกของอนุภาคนาโน

2.5 วิธีการสังเคราะห์เส้นใยนาโน

2.5.1 การตกสะสมของไอเคมี (chemical vapor deposition, CVD) [18]

เป็นกระบวนการสังเคราะห์เส้นใยนาโนที่ใช้อย่างกว้างขวาง โดยหลักการ คือ เป็นการทำให้ สารไอของสารตั้งต้นเกิดการแตกตัวด้วยกวามร้อนและตกสะสมบนวัสดุฐานรอง ดังรูป 2.12



รูปที่ 2.12 แสดงแผนภาการตกสะสมของไอเคมี [18]

เมื่อไอของสารตั้งต้น ไหลผ่านเข้าไปในท่อที่มีความร้อนสูง ภายใต้บรรยากาศของก๊าซเฉื่อย ที่อุณหภูมิหนึ่งจะทำให้ไอของสารตั้งต้นเกิดการแตกตัวและตกสะสมลงบนวัสคุฐานรอง สร้างตัวใน ลักษณะของแข็งในทิศทางใดทิศทางหนึ่งเกิดเป็นเส้นใยนาโน หรือท่อนาโน เป็นต้น

2.5.2 วิธีการระเหยด้วยเลเซอร์ (laser ablation) [19]

เป็นกระบวนการหนึ่งที่ใช้ในการสังเคราะห์เส้นใยนาโน โดยใช้หลักการการระเหยของสารตั้ง ด้น ซึ่งเกิดจากความร้อนในการยิงของเลเซอร์ โดยสารตั้งต้นหรือเป้านั้นได้ถูกบรรจุอยู่ในท่อภายใต้ บรรยากาศของก๊าซอาร์กอนที่สามารถควบคุมอุณหภูมิ ความดัน และเวลาในการสังเคราะห์ได้ดังรูป 2.13

รูปที่ 2.13 แสดงแผนภาพการระเหยด้วยเลเซอร์ [19]

2.5.3 การสังเคราะห์เส้นใยนาโนโดยใช้แม่เบบ (template-based method) [20]

เป็นการสังเคราะห์เส้นใยนาโน ภายในแม่แบบที่มีรูพรุนทรงกระบอกเส้นผ่านศูนย์กลางขนาด นาโน เป็นวิธีที่สามารถควบคุมรูปร่าง และขนาดของเส้นใยนาโนได้ และยังสามารถจัดเรียงเส้นใยนา โนให้อยู่ในลักษณะที่ต้องการได้

แม่แบบที่ใช้ในการสังเคราะห์เส้นใยนาโน มี 2 ชนิด คือแม่แบบโพลิเมอร์ที่เรียกว่า "track – etch" และแม่แบบอะลูมินา "porous alumina"

1.) track – etch

แม่แบบลักษณะนี้เกิดจากการยิงอนุภาคที่แตกตัวจากปฏิกิริยานิวเคลียร์ฟิชชัน ไปยังแผ่นพอ ลิการ์บอเนต (polycarbonate) หรือ แผ่นพอลิเมอร์ (polyester) โดยมีความหนาประมาณ 6 – 20 มิลลิเมตร เพื่อทำให้เกิดรูพรุนของแม่แบบบนแผ่นวัสดุ หลังจากนั้นทำการกัดกรด (etch) ด้วยสารเคมี เข้าไปในรูพรุนเหล่านั้น ทำให้ได้รูพรุนมีลักษณะเป็นทรงกระบอกเล็ก ๆ ขนาด 10 นาโนเมตร กระจายอย่างไม่เป็นระเบียบอยู่ทั่วแผ่นวัสดุ มีความหนาแน่นของรูพรุน 10⁹ รูพรุน/ตารางเซนติเมตร ดังรูป 2.14



รูปที่ 2.14 แสดงแม่แบบ Polycarbonate ที่เกิดจากวิธี "track – etch" [20]

การสังเคราะห์เส้นใยนาโนในแผ่นแม่แบบพอลิการ์บอเนต เป็นการทำให้สารตั้งต้นตกตะกอน ด้วยไฟฟ้า (electro decomposition) ภายในรูพรุน เมื่อเสร็จสิ้นกระบวนการ เส้นใยนาโนจะถูกแยก ออกมาโดยการสลายแผ่นแบบด้วยเมธิลีนคลอไรด์ (methylene chloride)

2.) porous alumina

รูพรุนลักษณะนี้เตรียมได้จากการใช้อะลูมินา เป็นขั้วบวก ในสารละลายกรครูพรุนที่ได้มี ลักษณะทรงกระบอก เส้นผ่านศูนย์กลางประมาณ 5 – 20 นาโนเมตร มีความยาวประมาณ 10 – 100 มิลลิเมตร มีการจัดเรียงที่เป็นระเบียบ ในลักษณะหกเหลี่ยม ความหนาแน่นของรูพรุน 10¹¹ รูพรุน/ ตารางเซนติเมตร ดังรูป 2.15



รูปที่ 2.15 แสดงแม่แบบอะลูมินา porous alumina [20]

การสังเคราะห์เส้นใขนาโน ในแผ่นแม่แบบ porous alumina เป็นการทำให้ไอของสารตั้ง ด้นตกสะสม ภายในรูพรุน เมื่อเสร็จสิ้นกระบวนการ เส้นใขนาโนจะถูกแยกออกมาโดยการสลายแผ่น แบบด้วย NaOH เส้นใขนาโนและท่อนาโนที่สังเคราะห์ได้โดยวิธีการใช้แม่แบบ จะมีลักษณะดังรูป 2.16



รูปที่ 2.16 (ก) แสดงท่อนาโน และ (ข) แสดงเส้นใยนาโน ที่สังเกราะห์ได้โดยวิธีใช้แม่แบบ [20]

2.5.4 เทคนิค การให้ความร้อนด้วยกระแสไฟฟ้า (current heating technique) [21] เทคนิคการให้ความร้อนด้วยกระแสไฟฟ้าเป็นกระบวนการเปลี่ยนพลังงานไฟฟ้าเป็นพลังงาน ความร้อน โดยการจ่ายไฟฟ้ากระแสตรงจากแหล่งกำเนิดไฟฟ้ากระแสตรง (DC Power supply) ตก คร่อมแท่งสารตั้งต้นที่ตั้งอยู่ระหว่างขั้วทองแดงซึ่งบรรจุอยู่ในครอบแก้วและมีการผ่านก๊าซอาร์กอน ด้วยอัตราไหล 2 ลิตร/นาที เพื่อลดการทำปฏิกิริยากับออกซิเจนในอากาศของแท่งสาร แหล่งกำเนิด ไฟฟ้ากระแสตรง สามารถให้กระแสไฟฟ้าจาก 0 – 100 แอมแปร์ และเกิดความต่างศักย์ตั้งแต่ 0 – 20 โวลต์ สามารถให้อุณหภูมิสูงกว่า 1,200 องศาเซลเซียส ที่อุณหภูมินี้ทำให้ธาตุที่เป็นส่วนประกอบใน แท่งสารตั้งต้นเกิดการหลอมระเหยกลายเป็นไอแล้วเกิดการตกสะสมรวมตัวใหม่เป็นเส้นใยนาโนขึ้น ดังแสดงในรูป 2.17



รูปที่ 2.17 แผนภาพแสดงส่วนประกอบของอุปกรณ์ในเทคนิคการให้กวามร้อนด้วยกระแสไฟฟ้า [21]

2.6 เทคนิคที่ใช้ในการวิเคราะห์สารตัวอย่าง

- 2.6.1 กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด Scanning Electron Microscope กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่งกราคประกอบด้วยโครงสร้างที่สำคัญ 5 ส่วนคือ
 - 1. ระบบอิเล็กตรอนออปติก (electron optics system)
 - 2. ระบบสุญญากาศ (vacuum system)
 - 3. ระบบระบายความร้อน (cooling system)
 - 4. ระบบง่ายกำลังไฟ (power supply system)
 - 5. ระบบสร้างและบันทึกภาพ (image translating and photo recording)



รูปที่ 2.18 แสดงกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนอิเล็กตรอน

กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราคมีหลักในการทำงานคังต่อไปนี้ [22]

 เมื่อ Incident Electron Beam กระทบกับพื้นผิวตัวอย่างทำให้เกิดพลังงานสัญญาณ ต่าง ๆ เช่น Secondary Electron, Backscattered Electron and X-Ray etc. ดัง รูป 2.19



รูปที่ 2.19 ผลที่เกิดจากอันตรกิริยาระหว่างอะตอมของสารตัวอย่างกับอิเล็กตรอน

- secondary electrons เป็นอิเล็กตรอนลำดับที่สองเกิดจากอิเล็กตรอนตกกระทบ อะตอมของสาร แล้วทำให้อิเล็กตรอนของอะตอมหลุดออก อิเล็กตรอนที่หลุดออกนี้ เองที่เรียกว่า อิเล็กตรอนลำดับที่สองเป็นอิเล็กตรอนที่มีพลังงานต่ำ และกักเก็บง่าย
- backscattered electrons เป็นอิเล็กตรอนจากอิเล็กตรอนตกกระทบ เมื่อตกกระทบ อะตอมของสารแล้วเกิดการกระเจิงกลับสัญญาณที่เกิดจากอิเล็กตรอนชนิดนี้จะมีความ สามารถแยกชัด (resolution) ต่ำ เนื่องจากมีปริมาตรที่เกิดอันตรกิริยา (Interaction volume)ใหญ่
- มื่อ secondary electrons ของอะตอมหลุดออกไปแล้วทำให้เกิดที่ว่างภายในอะตอม ดังนั้นอิเล็กตรอนในชั้นอื่น ๆ ที่สูงกว่าจะคายพลังงานเข้ามาแทนที่ พลังงานที่คาย ออกมานั้นจะอยู่ในรูปรังสีเอ็กซ์ ที่มีลักษณะเฉพาะของธาตุ ซึ่งสามารถใช้ในการ วิเคราะห์บอกชนิดของธาตุได้

- 5) เมื่อเกิดรังสีเอ็กซ์ ขึ้นรังสีเอ็กซ์สามารถไปชนกับอิเล็กตรอนตัวอื่นให้หลุดออกได้ด้วย พลังงานของรังสีเอ็กซ์ เรียกอิเล็กตรอนนี้ว่า Auger electrons ในธาตุเบาสัญญาณจาก อิเล็กตรอนชนิดนี้จะสูงกว่ารังสีเอ็กซ์ ดังนั้นจึงสามารถใช้วิเคราะห์ธาตุเบาได้
- 6) โดยทั่วไปกล้องจุลทรรสน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด ที่ปรับแรงคันสุญญากาสได้ จะ รับเพียงสัญญาณของ Backscattered Electron ซึ่งมีความเข้มของพลังงานที่สามารถ ผ่านโมเลกุลแก๊สไปได้ ดังนั้นในระบบ VP mode ทั่วไปจึงต้องใช้ Backscattered Electron Detector (BSD) ไปดักจับสัญญาณ ทำให้ได้ภาพที่มีรายละเอียดแสดง ส่วนประกอบโครงสร้างของตัวอย่าง (Compositional Image) เท่านั้น
- 7) LEO ได้ผลิตเครื่องตรวจจับที่สามารถดักจับสัญญาณจากพื้นผิวของตัวอย่างภายใด้ ระบบ VP mode ซึ่งเรียกเครื่องตรวจจับนี้ว่า VPSE detector เนื่องจากอิเล็กตรอน ลำดับที่สองส่งออกมา กระทบเข้ากับโมเลกุลของแก๊สที่อยู่ภายในห้องใส่ตัวอย่างทำให้ เกิดสัญญาณของ Photons Emission ซึ่งเป็นสัญญาณที่มีรายละเอียดพื้นผิวของ ตัวอย่าง เหมือนกับดูจากอิเล็กตรอนลำดับที่สองโดยตรง ดังตัวอย่างภาพถ่ายจาก SEM รูป 2.20



รูปที่ 2.20 แสดงภาพถ่ายจาก SEM ที่กำลังขยาย 30,000 เท่า

้ลักษณะตัวอย่างที่จะสามารถดูได้ด้วยกล้อง SEM

- ต้องมีคุณสมบัตินำไฟฟ้า ถ้าตัวอย่างไม่นำไฟฟ้าต้องทำการเตรียมตัวอย่างให้นำ ไฟฟ้าเสียก่อน
- 2. ต้องมีลักษณะแห้งไม่มีการระเหยของสารใดๆ

 ส้องมีขนาดเล็กที่จะสามารถวางบนที่ติดตัวอย่างได้ โดยปกติอยู่ที่ กว้าง ยาว สูง ไม่เกินประมาณ 1 เซนติเมตรหรือมีลักษณะเป็นผง

2.6.2 เทคนิคการวิเคราะห์ด้วย Energy Dispersive Spectroscopy, EDS [22]

โดยทั่วไปกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราคจะติดตั้งคู่กับเครื่องวัดการกระจาย พลังงานของสาร (EDS) ส่วนประกอบที่สำคัญของเทคนิคการวิเคราะห์ด้วย EDS มีดังต่อไปนี้

- 1. แหล่งกำเนิดลำอิเล็กตรอน (beam source)
- 2. หัววัครังสีเอ็กซ์ (X-ray detector)
- 3. ตัววัดพัลส์สัญญาณ (pulse processor)
- 4. ตัวแสคงและวิเคราะห์ผล (analyzer)

เทคนิกการวัดการกระจายพลังงานของสารเป็นวิธีการที่ใช้ในการหาองก์ประกอบทางเคมีของ สารตัวอย่าง โดย EDS เป็นเทคนิกในระดับไมครอน ที่มีพื้นฐานมากจากอันตรกิริยาระหว่าง อิเล็กตรอนกับสารตัวอย่างนั้นๆ ทำให้สารตัวอย่างมีการปล่อยแสงคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าที่อยู่ในย่าน เอ็กซ์เรย์ออกมา เนื่องจากสารแต่ละชนิดจะให้สเปกตรัมของแสงที่มีลักษณะเฉพาะจึงใช้ระบุชนิดของ ธาตุที่มีอยู่ในสารตัวอย่างได้ ส่วนความหนาแน่นของยอดสเปกตรัมสามารถนำมาหากวามเข้มข้นของ ธาตุแต่ละชนิดในสารตัวอย่างได้ ในเครื่อง EDS รังสีเอ็กซ์เรย์จะถูกตรวจวัดด้วยหัววัด siliconlithium ดังนั้นในการสร้างเครื่องวัดให้มีประสิทธิภาพต้องตั้งค่าหัววัดในระดับต่ำกว่าเลขอะตอมของ ธาตุที่จะนำมาวัด โดยทั่วไปธาตุที่หนักกว่าการ์บอนจะสามารถตรวจวัดได้

จากรูป 2.19 การเกิดอันตรกิริยาระหว่างอะตอมของสารกับอิเล็กตรอน พบว่าเมื่ออิเล็กตรอน ของอะตอมถูกชนหลุดออกไป อะตอมจะอยู่ในภาวะก่อกัมมันต์ อะตอมจะสามารถคืนสภาพหรือลด พลังงานลงให้อยู่ในภาวะปกติได้โดยการกายพลังงานใน 3 ลักษณะ ดังนี้คือ

1) Cathodoluminescence ซึ่งเกิดจากการที่อิเล็กตรอนชั้นนอกหลุดออกไปทำให้ อิเล็กตรอนที่เข้ามาแทนที่คายพลังงานออกมาในรูปแสงที่ตามองเห็น

 Characteristic รังสีเอ็กซ์เกิดจากอิเล็กตรอนชั้นในหลุดออกไปทำให้อิเล็กตรอน ที่เข้ามาแทนที่คายพลังงานออกมาในรูปของรังสีเอ็กซ์ ซึ่งมีค่าเฉพาะเจาะจงกับชนิดของอะตอมของ ธาตุ การวิเคราะห์หาธาตุจากการกระจายพลังงานของรังสีเอ็กซ์ เรียกว่า Energy dispersive X-ray spectroscopy (EDS) และการวิเคราะห์หาธาตุจากการกระจายของความยาวคลื่นของ X-ray เรียกว่า Wavelength dispersive X-ray spectroscopy (WDS)

3) Characteristic Auger electrons เกิดจากอิเล็กตรอนชั้นในหลุดออกไปทำให้ อิเล็กตรอนที่เข้ามาแทนที่คายพลังงานออกมาในรูปของ อิเล็กตรอนซึ่งดูดซับพลังงานไปด้วย โดยใน ธาตุเบา จะมีสัดส่วนของการเกิด Auger electrons จะสูงกว่ารังสีเอ็กซ์ จึงนิยมในการวิเคราะห์ธาตุเบา ได้ เรียกว่า Auger electrons spectroscopy (AES)

หลักการทำงานของเครื่อง คือเมื่ออิเล็กตรอนชนกับสารตัวอย่างจะเกิดการถ่ายเทพลังงาน ทำ ให้อิเล็กตรอนมีพลังงานสูงขึ้น ถ้าพลังงานนั้นมากพอจนสามารถเอาชนะแรงยึดเหนี่ยวระหว่าง อิเล็กตรอนกับโปรตอนในอะตอมได้ อิเล็กตรอนก็จะหลุดออกมาจากอะตอมกลายเป็น อิเล็กตรอนอิสระ อิเล็กตรอนในระดับพลังงานที่สูงกว่าก็จะเข้ามาแทนที่และปล่อยพลังงานออกมาใน รูปของคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าที่อยู่ในย่านของรังสีเอ็กซ์ หลังจากที่รังสีเอ็กซ์ไปตกกระทบหัววัด หัววัดก็จะทำการเปลี่ยนพลังงานจากรังสีเอ็กซ์ให้อยู่ในรูปของ voltage signals ซึ่งข้อมูลเหล่านี้จะถูก ส่งต่อไปยังตัว pulse processor เพื่อทำการวัดและส่งข้อมูลที่ได้ไปให้กับตัว analyzer เพื่อแสดงและ วิเคราะห์ข้อมูลออกมาเป็นสเปกตรัมการกระจายพลังงานของรังสีเอ็กซ์ที่ระบุองก์ประกอบของธาตุที่ อยู่ในสารตัวอย่าง (การวิเคราะห์เชิงคุณภาพ) และปริมาณที่พบ (การวิเคราะห์เชิงปริมาณ)

การวิเคราะห์เชิงคุณภาพ

 อ่านค่าพลังงานของรังสีเอ็กซ์ บนแกนสเปกตรัมการกระจายพลังงานของรังสีเอ็กซ์ ที่ ตรวจวัดได้ ซึ่งจะรายงานค่าความเข้มของรังสีบนแกนตั้งและค่าพลังงานของรังสีบน แกนนอน

พลังงานของรังสีเอ็กซ์ที่คายออกมาเนื่องจากการเปลี่ยนระดับพลังงานของอิเล็กตรอน ในอะตอมของธาตุหนึ่งๆ จะมีความเฉพาะเจาะจง แยะแยะจากของธาตุอื่นๆ ได้ ดังรูป 2.21



รูปที่ 2.21 แสดงสเปคตรัมที่ได้จากการวิเคราะห์ธาตุที่เป็นองค์ประกอบของสสารโดยเทคนิค EDS การวิเคราะห์เชิงปริมาณ

- นิยมทำโดยวัดปริมาณรังสีเอ็กซ์ที่เกิดขึ้นจากธาตุที่ต้องการวิเคราะห์ในสารมาตรฐาน (อาจเป็นธาตุบริสุทธิ์ หรือของผสมที่ทราบส่วนประกอบที่แน่นอน) เปรียบเทียบกับ ปริมาณที่เกิดขึ้นจากธาตุที่ต้องการวิเคราะห์ในสารตัวอย่าง
- การวัดต้องทำที่สภาวะของลำอิเล็กตรอนและสภาวะอื่น ภายในกล้องจุลทรรศน์ เหมือนกัน

Element	Weight%	Atomic%
OK	25.73	58 60
	25.75	38.00
Zn K	74.27	41.40
	(Y)	
Totals	100.00	

รูปที่ 2.22 แสดงผลที่ได้จากการวิเคราะห์เชิงปริมาณ โดยเทคนิค EDS

ข้อคีของ EDS

- หลังจากเตรียมตัวอย่างและนำตัวอย่างใส่ในกล่องแล้ว ช่วงการวิเคราะห์ง่ายและใช้เวลา น้อยมาก
- ธาตุทุกธาตุถูกวิเคราะห์พร้อมกัน
- ธาตุที่มีเลขอะตอมตั้งแต่ Na ขึ้นไป (กรณี Be window) สามารถวิเคราะห์ได้ และหาก สภาวะต่างๆ เหมาะสม ผลน่าจะเชื่อถือได้ 0.1 wt.%
- 4) การทำมาตรฐานการวิเคราะห์ก่อนข้างง่าย

ข้อเสียของ EDS

- มีการซ้อนทับกันของตำแหน่งพี่คต่างๆ
- 2) มีสัคส่วนของสเปกตรัมฐานสูง จำกัดความไว (Sensitivity) ของปริมาณวิเคราะห์
- มีความผิดปกติต่างๆ เกิดขึ้นกับสเปกตรัมได้เช่น
 - การทับกันของพีค
 - Escape peak
 - Sum peak
 - การดูดกลืนรังสีเอ็กซ์จากวัสดุที่ใช้ทำหน้าต่างตัวตรวจวัด
 - รังสีเอ็กซ์จากส่วนอื่นๆ ภายในกล้องที่ไม่ได้มาจากชื้นงาน

2.6.3 เทคนิคการวิเคราะห์ด้วย Ionoluminescence [23]

เทคนิค Ionoluminescence (IL) เป็นวิธีที่วัดการเปล่งแสงของสารตัวอย่างที่เกิดขึ้นเมื่อ อิเล็กตรอนผ่านกระบวนการเปลี่ยนชั้นพลังงานภายในระดับชั้นพลังงานของอิเล็กตรอนที่อยู่ด้านนอก ของอะตอมของสาร ระดับพลังงานของอิเล็กตรอนเหล่านี้จะขึ้นอยู่กับลักษณะพันธะเคมีของอะตอม ยิ่ง ไปกว่านั้น เทคนิค IL ยังสามารถตรวจวัดสาร Mn และสารที่เป็น Rare earth material ที่อยู่ในแร่ธาตุ ตัวอย่างในกรณีที่มีปริมาณน้อยมากได้

Luminescence เป็นการเปล่งแสงของสารตัวอย่างเมื่อมีไอออนที่ถูกเร่งให้มีพลังงานไปตก กระทบ โดยที่ไอออนเหล่านั้นจะไม่ไปทำลายผิวหน้าของสารตัวอย่าง กระบวนการเปล่งแสงของสาร ตัวอย่าง สามารถอธิบายได้ดังนี้

1) อะตอมของสารตัวอย่างเกิดการแตกตัวเนื่องจากมี ใอออน ใปตกกระทบกับสารตัวอย่าง

2) อิเล็กตรอนและอะตอมที่ถูกไอออในซ์เกิดการรวมตัวกัน

3) เกิดการคายพลังงานออกมาบางส่วนเมื่อมีการรวมตัวกันของสถานะที่ถูกกระตุ้น

4) เกิดการเปล่งแสงออกมาเนื่องจากการรวมตัวกันของสถานะที่ถูกกระตุ้น

แสงที่เปล่งออกมาก็จะถูกหัววัดทำการวัดและส่งข้อมูลที่วัดได้ให้กับกอมพิวเตอร์เขียนกราฟ ระหว่าง กวามเข้มแสงกับกวามยาวกลื่นที่วัดได้ กราฟที่ได้จะมีลักษณะดังรูปที่ 2.23



2.6.4 เครื่องการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ (X-ray Diffractrometer (XRD)) [24]

เป็นเครื่องมือที่ใช้ในการตรวจพิสูจน์เอกลักษณ์ที่ไม่ทำลายสารตัวอย่าง (Non destructive method) โดยใช้หลักการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ที่ตกกระทบหน้าผลึก ของสารตัวอย่างที่ มุมต่างๆกัน ผลการวิเคราะห์ที่ได้จะถูกนำไปเปรียบเทียบกับฐานข้อมูลมาตรฐาน เพื่อระบุวัฏภาค องค์ประกอบของสารตัวอย่าง

หลักการและวิชีการวิเคราะห์

วัสดุที่เป็นผลึก คือ วัสดุที่มีการจัดเรียงตัวของอะตอมภายในโครงสร้างอย่างเป็นระเบียบ ซึ่งการจัดเรียงตัวของอะตอมภายในผลึกจะมีลักษณะเป็นระนาบเส้นตรงขนานกัน ซึ่งแต่ละระนาบจะ อยู่ห่างกันเป็นระยะ d ดังแสดงในรูป 2.24 ซึ่งค่าระยะห่าง d จะมีค่าแตกต่างกันไปขึ้นกับธรรมชาติ ของผลึก



รูปที่ 2.24 แสดงแผนผังแสดงการเลี้ยวเบนผ่านระนาบผลึกของรังสีเอ็กซ์ [24]

ในปี ค.ศ.1912 W.H. Bragg และ W.L. Bragg ได้เสนอแนวคิดว่าเมื่อรังสีเอ็กซ์ตกกระ ทบระนาบของอะตอมภายในผลึกที่มุมตกกระทบ Theta รังสีเอ็กซ์บางส่วนจะเกิดการสะท้อนกลับ (เลี้ยวเบน) ที่มุมสะท้อน Theta เท่ากับมุมตกกระทบ ดังแสดงในรูปที่ 2.24 ซึ่ง ความสัมพันธ์ของ ค่าตัวแปรต่างๆ ถูกเสนอในรูปสมการ

 $2 dsin \theta = n\lambda$ ซึ่งสมการดังกล่าว เรียกว่า "Bragg 's Law "

การเกิดรังสีเอ็กซ์ภายในเครื่องการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์

ภายในเครื่องวิเคราะห์การเลี้ยวเบนรังสีเอ็กซ์ รังสีเอ็กซ์จะถูกสร้างขึ้นภายในหลอดปิดซึ่ง อยู่ภายใต้สภาวะสุญญากาศ (รูปที่ 2.25) โดยให้กระแสไฟฟ้าแก่เส้นลวดฟิลาเมนท์ (Filament) ที่อยู่ ภายในหลอดกำเนิดรังสีเอ็กซ์ซึ่งจะทำให้เส้นลวดร้อนขึ้นและก่อให้เกิดการปลดปล่อยอิเล็กตรอนออก จากเส้นลวด อิเล็กตรอนเหล่านี้จะถูกเร่งด้วยความต่างศักย์สูง ทำให้เคลื่อนที่เส้นลวดฟิลาเมนท์ที่เป็น ขั้วแคโทดด้วยความเร็วสูงเข้าชนขั้วแอโนด ซึ่งโดยทั่วไปทำจากโลหะทองแดง อิเล็กตรอนที่พุ่งเข้าชน

จะทำให้วงในสุด(K-shell) ของอะตอมทองแดงหลุดออกไปจึงเกิดเป็นช่องว่างขึ้น เป็นผลให้ อิเล็กตรอนวงนอก ที่อยู่ถัดมา (L- และ M-shell) เกิดการเปลี่ยนระดับพลังงานลงมาแทนที่ช่องว่างนั้น โดยการกายรังสีเอ็กซ์ออกมาดังแสดงในรูปที่ 2.26 รังสีเอ็กซ์ที่กายออกมาจะผ่านออกจากหลอดกำเนิด รังสีเอ็กซ์ไปยังสารตัวอย่าง และรังสีเอ็กซ์ที่เลี้ยวเบนออกจากสารตัวอย่างจะถูกตรวจจับด้วย อุปกรณ์ ตรวจจับ รังสีเอ็กซ์ (detector)







เครื่องตรวจวัด

เครื่องตรวจวัดเป็นอุปกรณ์อิเล็กทรอนิกส์ เรียกว่า เครื่องนับ (counter) มีด้วยกันหลายแบบ โดยหลักการแล้วเครื่องนับจะเปลี่ยนความเข้มของรังสีเอ็กซ์ที่รับได้เป็นสัญญาณไฟฟ้าแบบพัลส์ (pulse) จำนวนพัลส์ แปรผันตรงกับความเข้มของรังสีเอ็กซ์ที่ตกกระทบเครื่องนับ มีวงจร rate meter ควบคุมให้เครื่องนับกวาดไปรับรังสีเอ็กซ์ที่เลี้ยวเบนออกจากสารตัวอย่าง และแสดงผลทาง chart recorder ซึ่งเคลื่อนที่ด้วยความเร็วคงที่ ขณะที่หัววัดหมุนไปเป็นมุม 1 องศา วงจรที่พัลส์ส่งไปที่เครื่อง chart recorder บันทึกมุม 20

ความสามารถในการตรวจวิเคราะห์ ของเครื่อง XRD

วิเคราะห์วัฏภาคโครงสร้างผลึกในสารตัวอย่างเทียบกับฐาน ข้อมูลมาตรฐาน (Phase analysis)



รูปที่ 2.27 แสดงลำดับการวิเคราะห์ด้วยเทคนิค XRD [24]

จากรูป 2.27 รูปแบบการเลี้ยวเบนรังสีเอ็กซ์ของวัฏภาคที่เป็นผลึกจะมีลักษณะแตกต่างกัน ขึ้นกับการจัคเรียงตัวของอะตอมภายในผลึก ดังนั้นรูปแบบการเลี้ยวเบน รังสีเอ็กซ์ จึงสามารถใช้เป็น ตัวซี้บอกได้ว่าสารตัวอย่างนั้น ประกอบด้วยวัฏภาคที่เป็นผลึกชนิดใดบ้าง



วิเคราะห์วัฏภาคองค์ประกอบในสารตัวอย่างในเชิงปริมาณ (Quantitative analysis)

รูปที่ 2.28 แสดงลำคับการวิเคราะห์ด้วยเทคนิก XRD ในเชิงปริมาณ [24]

จากรูป 2.28 ความเข้มของพีคการเลี้ยวเบนรังสีเอ็กซ์จะเป็นค่าที่แปรผันตาม ปริมาณ ของวัฏภาคที่เป็นผลึกภายในสารตัวอย่าง ดังนั้นจึงสามารถใช้ค่าความเข้มของพีคคำนวณหาปริมาณ ของวัฏภาคองค์ประกอบต่าง ๆ ใน สารตัวอย่างได้

> วิเคราะห์ขนาดของผลึก (Crystallite size) และ ความเครียดระดับจุลภาค (Microstrain)



รูปที่ 2.29 ลำคับการวิเคราะห์ด้วยเทคนิก XRD [24]

จากรูป 2.29 ความกว้างของพึกการเลี้ยวเบนรังสีเอ็กซ์เป็นผลเนื่องมาจากเครื่อง มือและ ลักษณะทางกายภาพของสารตัวอย่างได้แก่ ความเครียดจุลภาค ข้อบกพร่องของผลึก และขนาดของ ตัวอย่าง ดังนั้นจึงสามารถคำนวณหา ขนาดผลึกและความเครียดจุลภาคจากความกว้างของพึกการ เลี้ยวเบนรังสีเอ็กซ์ได้