ในงานวิจัยนี้ได้เตรียมวัสดุผงโครงสร้างนาโนของแบเรียมไททาเนต (BaTiO<sub>s</sub>) และ แบเรียมไททาเนต ที่ เจือด้วยเหล็ก ( $Ba_{1}$ , Fe TiO ู เมื่อ  $x=0,\,0.01,\,0.02,\,0.03,\,0.04$  และ 0.05) เตรียมโดยวิธีโซลเจลแบบ ดัดแปลงโดยใช้สารละลายเจลว่านหางจระเข้เป็นตัวทำละลายโดยใช้อัตราส่วนสารละลายตั้งต้นของโลหะต่อ สารละลายเจลว่านหางจระเข้เท่ากับ 1:5 และ 1:10 ตามลำดับ โดยมีสารตั้งต้นคือ  $\mathrm{Ba(NO_3)_2}$ ,  $\mathrm{Iron(III)}$  nitrate 9- hydrate, Fe(NO<sub>3</sub>)<sub>3</sub> 9H<sub>2</sub>O (Iron(III)) และ Titanium diisoproproxide bis (2, 4-pentane dionate), (TIIA) ในการเตรียมวัสดุผง  $\mathrm{BaTiO}_3$  โดยใช้อัตราส่วนสารละลายตั้งต้นของโลหะต่อสารละลายเจลว่านหาง จระเข้เท่ากับ 1:5 วัสดุผงตั้งต้นที่เตรียมได้ถูกนำไปตรวจสอบหาค่าอุณหภูมิการสลายตัวโดยเทคนิค TG/DTA จากนั้นแคลไซน์ที่อุณหภูมิ 700, 800 และ 900 °C เป็นเวลา 2 ชั่วโมง ตรวจสอบลักษณะโครงสร้างทางจุลภาค ของวัสดุผงที่ผ่านการแคลไซน์โดยเทคนิค XRD, FTIR, TEM และ SEM พบว่าองค์ประกอบของสารละลายเจล ว่านหางจระเข้ถูกกำจัดออกไปที่อุณหภูมิต่ำกว่า 700 °C และทุกอุณหภูมิแคลไซน์อนุภาคผง BaTiO, มีลักษณะ เป็นแท่งขนาดเล็กซึ่งมีขนาดเล็กกว่า 50 นาโนเมตร เมื่ออุณหภูมิแคลไซน์สูงขึ้นปริมาณการเกิดแท่งขนาดเล็ก และความยาวของแท่งขึ้นมีค่าสูงขึ้นด้วย วัสดุผง BaTiO มีโครงสร้างผลึกแบบลูกบาศก์และทุกอุณหภูมิแคลไชน์ พบเฟสปลอมปนของ  ${
m TiO_2}$  ที่มีเฟสเป็นอนาเทสและรูไทล์ หลังจากวัสดุเซรามิก  ${
m BaTiO_3}$  ผ่านการเผาผนึกที่ อุณหภูมิ 1100 °C เป็นเวลา 4 ชั่วโมง วัสดุเซรามิก BaTiO<sub>3</sub> มีโครงสร้างผลึกแบบลูกบาศก์เทียม และพบเฉพาะ เฟสปลอมปนของ  ${
m TiO}_{_{g}}$  ที่มีเฟสเป็นรูไทล์เท่านั้น ขนาดเกรนของวัสดุเซรามิกทุกเงื่อนไขการเตรียมมีค่ามากขึ้นเมื่อ อุณหภูมิแคลไซน์สูงขึ้น สมบัติทางไดอิเล็กทริกของวัสดุเซรามิก  $\mathrm{BaTiO_3}$  ถูกศึกษาในช่วงอุณหภูมิ  $-50\,^{\circ}\mathrm{C}$  ถึง 200  $^{\circ}\mathrm{C}$ ความถี่ 100 Hz ถึง 1 MHz พบว่า วัสดุเซรามิก BaTiO<sub>ง</sub> ที่ผ่านการแคลไซน์ที่อุณหภูมิ 800 °C มีค่าคงที่ไดอิเล็ก ทริกที่สูงที่สุดคือมีค่าประมาณ 2500 และมีอุณหภูมิคูรีเท่ากับ 120 °C พบการเปลี่ยนแปลงค่าคงที่ไดอิเล็กทริก ตามความถี่น้อยมากตลอดช่วงความถี่ของการวัดเนื่องจาก BaTiO, เป็นวัสดุเฟร์โรอิเล็กทริกที่มีการเปลี่ยนแปลง ในช่วงความถี่ที่สูงกว่า 10 GHz

วัสดุผง  $Ba_{1-x}Fe_xTiO_3$  ( $0 \le x \le 0.05$ ) เตรียมโดยใช้อัตราส่วนสารละลายตั้งต้นของโลหะต่อ สารละลายเจลว่านหางจระเข้เท่ากับ 1:10 ถูกนำไปตรวจสอบหาค่าอุณหภูมิการสลายตัวโดยเทคนิค TG/DTA จากนั้นแคลไซน์ที่อุณหภูมิ 700, 800 และ 900 °C เป็นเวลา 2 ชั่วโมง ตรวจสอบลักษณะโครงสร้างทางจุลภาค ของวัสดุผงที่ผ่านการแคลไซน์โดยเทคนิค XRD, FTIR และ SEM พบว่าองค์ประกอบของสารละลายเจลว่านหาง จระเข้ถูกกำจัดออกไปที่อุณภูมิต่ำกว่า 700 °C เมื่อพิจารณาโครงสร้างทางจุลภาคของวัสดุผงพบว่าที่อุณภูมิแคล ไซน์ 700 °C พบเฟสปลอมปนของ  $TiO_2$  ที่มีเฟสเป็นอนาเทสและรูไทล์ในโครงสร้างผลึกแบบลูกบาศก์ของ  $BaTiO_3$  ในปริมาณที่น้อยที่สุด เมื่อค่า x สูงขึ้นการตรวจพบเฟสปลอมปนของ  $TiO_2$  มีแนวโน้มลดลง อนุภาคมี ขนาดน้อยกว่า 100 นาโนเมตร และไม่ขึ้นกับอุณหภูมิแคลไซน์ วัสดุเซรามิก  $Ba_{1-x}Fe_xTiO_3$  ( $0 \le x \le 0.05$ ) ที่ ผ่านการเผาผนึกที่อุณหภูมิ 1100 เป็นเวลา 4 ชั่วโมง พบเฉพาะเฟสปลอมปนของ  $TiO_2$  ที่มีเฟสเป็นรูไทล์ใน

โครงสร้างผลึกของ  $\mathrm{BaTiO_3}$  แบบเฮกซะโกนัล โดยที่เงื่อนไข x= 0.03 พบเฟสปลอมปนของ  $\mathrm{TiO_2}$  ในปริมาณ ความเข้มที่น้อยกว่าทุกเงื่อนไข เมื่อ  ${f x}$  มีค่าสูงขึ้นมีแนวโน้มความเป็นผลึกของ  ${f BaTiO_s}$  ที่มีโครงสร้างแบบเฮกซะ ์ โกนัลที่สมบูรณ์ขึ้นด้วย จากการศึกษาสมบัติทางไดอิเล็กทริกในช่วงอุณหภูมิ –50  $^{\circ}\mathrm{C}$  ถึง 200  $^{\circ}\mathrm{C}$  ที่ช่วงความถี่ 100Hz ถึง 1 MHz เนื่องจากเกิดการออกซิเดชันของ  ${
m Fe}^{3+}$  เป็น  ${
m Fe}^{4+}$  จึงทำให้โครงสร้างภายในเกิดการขยายตัวส่งผล ให้เกิดช่องว่างของออกซิเจนภายในโครงสร้างของผลึกของวัสดุเซรามิก และ Fe³+ ที่เจือเข้าไปไม่ได้เข้าไปแทนที่  $\mathrm{Ba}^{2^+}$  แต่เข้าไปแทนที่ในตำแหน่งของ  $\mathrm{Ti}^{4^+}$ และวัสดุเซรามิกที่เตรียมได้มีความหนาแน่นต่ำ อีกทั้งยังตรวจพบเฟส ปลอมปนของ TiO, จึงส่งผลให้ค่าคงที่ไดอิเล็กทริกและอุณหภูมิคูรีมีค่าลดลง และจากผลการศึกษาพบว่าค่าคงที่ ไดอิเล็กทริกของวัสดุเซรามิกมีการเปลี่ยนแปลงตามความถี่เพียงเล็กน้อย จากการศึกษาอิทธิพลผลของความ เค้นแบบแกนเดี่ยวต่อสมบัติทางไดอิเล็กทริกของวัสดุเชรามิก  $\mathrm{Ba}_{1-x}\mathrm{Fe}_x\mathrm{TiO}_3$  ( $0 \le x \le 0.05$ ) ในช่วงความเค้น 0ถึง 12.5 MPa ที่อุณหภูมิห้องพบว่าเมื่อให้ความเค้นเข้าไปวัสดุเซรามิกทุกเงื่อนไข ค่าคงที่ไดอิเล็กทริกมีค่า ้ เพิ่มขึ้นในช่วงความเค้น 0 ถึง 7.5 MPa เนื่องจากความเค้นที่ให้เข้าไปทำให้ผนังโดเมนเกิดการเคลื่อนที่ มีผลทำ ให้เกิดการจัดเรียงตัวของไดโพลไฟฟ้าถาวรภายในโครงสร้างมีค่ามากขึ้น จึงส่งผลให้ค่าคงที่ไดอิเล็กทริก เพิ่มขึ้นอย่างเห็นได้ชัด เมื่อให้ความเค้นสูงกว่า 7.5 MPa ค่าคงที่ไดอิเล็กทริกจะค่อนข้างคงที่เนื่องจากที่ความเค้นสูงไม่ ก่อให้เกิดการเปลี่ยนแปลงอย่างถาวรต่อโดเมนหรือโครงสร้างภายในของวัสดุเซรามิก ส่วนวัสดุเซรามิกที่ผ่านการเผาผนึกที่ อุณหภูมิ 1200 °C และ 1300 °C พบว่าเกิดการออกซิเดชันของเหล็กที่ถูกเจือเข้าไปทำให้โครงสร้างภายในของ วัสดุเซรามิกเกิดการยืดตัวจึงทำให้เกิดการแตกหักเสียหายของวัสดุ

Nanocrystalline  $Ba_{1-x}Fe_xTiO_3$  (x = 0, 0.01, 0.02, 0.03, 0.04 and 0.05) powders was prepared by a modified so-gel method using aloe vera solution. The precursor was prepared using Ba(NO<sub>3</sub>)<sub>2</sub>, Iron(III) nitrate 9- hydrate, Fe(NO<sub>3</sub>)<sub>3</sub> 9H<sub>2</sub>O (Iron(III)) and Titanium diisoproproxide bis (2, 4-pentane dionate), (TIIA). For the preparation of BaTiO<sub>3</sub>, the ratio of metal: aloe vera solution was 1:5. The polymeric precursors were characterized by TG/DTA to determine the thermal composition and then were calcined at different temperatures of 700, 800 and 900 °C for 2 hours to obtain the BaTiO, powders. The calcined samples samples were characterized by XRD, FTIR, TEM and SEM. The TG/DTA result showed that aloe vera was burned out under 700 °C. It was found that BaTiO, particles grew along one direction and gradually formed nanorods with dimeter less than 50 nm. The XRD pattern presented cubic structure of BaTiO<sub>3</sub> after calcined over 700 °C. The second phases of TiO<sub>2</sub> were observed in BaTiO<sub>3</sub> structure as rutile and anatase with the increase of calcination temperature. The ceramic structure was pseudocubic after sintered at 1100 °C for 4 hours. More over the second phase was only rutile. In addition the grain size increased when calcination temperature increased. The dielectric properties of sintered BaTiO<sub>3</sub> ceramics were observed in the range of -50 °C to 200 °C and 100 Hz to 1 MHz. It showed the maximum dielectric constant was 2500 when the powder calcined at 800 °C was used. Curie temperature was about 120 °C and the dielectric constant did not changed with the frequency during the measurement because the dielectric constant of BaTiO<sub>3</sub> was not changed below 10 GHz.

Nanocrystalline  $Ba_{1-x}Fe_xTiO_3$  (x = 0, 0.01, 0.02, 0.03, 0.04 and 0.05) powders were prepared using metal: aloe vera solution ratio of 1:10. The polymeric precursors were characterized by TG/DTA to determine the thermal composition and when were calcined at different temperatures of 700, 800 and 900 °C for 2 hours to obtain the Ba<sub>1-x</sub>Fe<sub>x</sub>TiO<sub>3</sub> powders. The calcined samples were characterized by XRD, FTIR and SEM. It showed that aloe vera was burned out under 700 °C. The XRD pattern presented cubic structure of BaTiO<sub>3</sub> after calcined over 700 °C. The second phases of TiO<sub>3</sub> occured in BaTiO<sub>3</sub> structure as rutile and anatase and the least second phases of TiO<sub>3</sub> was found at 700 °C. In addition the second phases of TiO<sub>2</sub> decreased when x increased and particles sizes were less than 100 nm. The ceramic structure was hexagonal of BaTiO<sub>3</sub> after sintered at 1100 °C for 4 hours and the second phase was only rutile. When x were increased, hexagonal of BaTiO<sub>3</sub> tended to be more crystalline and the least second phases of TiO, were observed at x = 0.03. The dielectric properties of ceramics were also measured observed in the range of -50 °C to 200 °C and 100 Hz to 1 MHz. The ceramics given different heat treatment was attributed to oxidation of Fe3+ to Fe4+. Because of the oxygen content occurring in hexagonal of BaTiO<sub>3</sub> structure, second phases of TiO<sub>2</sub> and low density of ceramics, dielectric constant and Curie temperature decreased. The dielectric constant did not changed with the frequency over the measurement. The dielectric properties of ceramics were also investigated under uniaxial stress between 0 to 12.5 MPa at room temperature. It was found that at stress between 0 to 7.5 MPa the dielectric constant of ceramics was increased with increasing the applied stress. At stress between 7.5 to 12.5 MPa the dielectric constant became nearly constant. These observe action was believed to be caused by the domain structure changes to maintain the domain energy at a minimum under the applied stress. For ceramics sintered at 1200 °C and 1300 °C, the samples broke because the hexagonal of BaTiO<sub>3</sub> structure was extented by oxidation of Fe<sup>3+</sup> to Fe<sup>4+</sup>.

different heat treatment was attributed to oxidation of Fe<sup>3+</sup> to Fe<sup>4+</sup>. Because of the oxygen content occurring in hexagonal of BaTiO<sub>3</sub> structure, second phases of TiO<sub>2</sub> and low density of ceramics, dielectric constant and Curie temperature decreased. The dielectric constant did not changed with the frequency over the measurement. The dielectric properties of ceramics were also investigated under uniaxial stress between 0 to 12.5 MPa at room temperature. It was found that at stress between 0 to 7.5 MPa the dielectric constant of ceramics was increased with increasing the applied stress. At stress between 7.5 to 12.5 MPa the dielectric constant became nearly constant. These observe action was believed to be caused by the domain structure changes to maintain the domain energy at a minimum under the applied stress. For ceramics sintered at 1200 °C and 1300 °C, the samples broke because the hexagonal of BaTiO<sub>3</sub> structure was extented by oxidation of Fe<sup>3+</sup> to Fe<sup>4+</sup>.