科学研究費助成事業

研究成果報告書



平成 26 年 3 日現在 6月

機関番号: 1 2 6 0 1
研究種目: 若手研究(B)
研究期間: 2011 ~ 2013
課題番号: 2 3 7 6 0 6 3 2
研究課題名(和文)ナノスケール強誘電ドメイン構造に関するその場観察および原子配列直接観察
研究課題名(英文)In-situ and atomic-scale observation of nano-scale ferroelectric domain structure
研究代表者
佐藤 幸生 (Sato, Yukio)
東京大学・工学(系)研究科(研究院)・助教
研究者番号:80581991
交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 3,400,000 円 、(間接経費) 1,020,000 円

研究成果の概要(和文):電圧を加えると大きく歪む特性を有する圧電材料は様々な用途で実用に供されている.代表 的な材料の1つであるPMN-PTは特に高い圧電特性を示すが,圧電特性発現のメカニズムは解明されていなかった.本研 究では圧電特性の起源を解明することを目的として,透過型電子顕微鏡法によるその場観察および原子配列の観察を行 った.材料内部に形成される強誘電ナノドメインと呼ばれる構造が電圧を加えることで変化する様子を世界で初めて明 らかにした.また本研究で得られた成果を基にした考察から,強誘電ナノドメインの応答がPMN-PT材料全体の圧電特性 に大きな影響を与えることが明らかとなった.

研究成果の概要(英文):Piezoelectric material, which deforms largely when electrical voltage is applied, is widely used in a variety of practical applications. Particularly, PMN-PT, a representative piezoelectri c material, exhibits very high piezoelectricity. However, mechanism of the high piezoelectricity has not y et been clarified.

In the present study, in order to understand the origin of high piezoelectricity, in-situ transmission ele ctron microscopy (TEM) and atomic resolution scanning TEM observations were carried out. We have for the first time visualized the response of ferroelectric nanodomains to the applied electrical voltage, where the ferroelectric nanodomains are characteristic structure in PMN-PT. On the basis of resul ts obtained in this research project, we have proposed that response of ferroelectric nanodomains plays ve ry important role in the generation of very high piezoelectricity of this material.

研究分野:電子セラミックス

科研費の分科・細目: 無機材料・物性

キーワード: 強誘電体 ドメイン 圧電体 透過型電子顕微鏡法 その場観察 結晶構造 電子回折 原子配列

1.研究開始当初の背景

電圧を加えると歪む,あるいは反対に材料 に応力を加えると電荷が発生する材料を圧 電材料と呼ぶ.圧電材料の特性は単位応力あ たりで発生する電荷を現す圧電定数で表さ れ,最も広範に用いられる Pb(Zr,Ti)O₃は400 (pC/N)程度の値を有する.

代表的な圧電材料の1つにPMN-PTと呼ば れる材料がある.この材料は共にペロブスカ イト型の結晶構造を有する Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃ および PbTiO₃の固溶体であり,単結晶材が 2,000 (pC/N)もの圧電定数を示す.単結晶であ るため,製造コストはかかるが巨大な圧電特 性を有するために医療用の超音波画像診断 装置に用いる圧電プロープなどに用いられ ている.

圧電特性は材料中でイオンの位置が変化 することによって生じる結晶格子の歪みな らびに電気分極に由来する(図1(a)).また 材料中で格子歪みならびに電気分極の方向 は一様ではなく,領域ごとに各々の方向が異 なる強誘電ドメイン構造が形成される(図1 (b)). したがって,更なる特性向上の指針を 得るためには結晶構造ならびに強誘電ドメ イン構造の詳細ならびにそれらの電圧に対 する応答を解明することが非常に重要とな る.特に PMN-PT の場合では,強誘電ドメイ ン構造がナノメートルオーダーにまで微細 化されており(したがって,このような強誘 電ドメイン構造を強誘電ナノドメインと呼 ぶ.),その解析は非常に困難を極め,詳細な 構造ならびに応答の解明は従来なされてこ なかった.



図1.強誘電材料における(a)結晶構造および (b)強誘電ドメイン構造.

2.研究の目的

1 節に述べた背景の下に本研究では, PMN-PT における結晶構造・強誘電ドメイン 構造ならびにその電圧に対する応答を直接 明らかにすることを目的として研究を行った.

特にここでは, 電子回折法を用いた結晶 構造解析ならびに 電圧印加その場 TEM 法 による強誘電ナノドメイン応答の直接観察 実験の結果について紹介する.

3.研究の方法

(1) 強誘電ナノドメインの結晶構造解析図 2 (a)に典型的な PMN-PT の TEM 像を示

す.材料の内部では10~20 nm 程度の幅のラ メラ状の強誘電ドメイン構造が形成されて おり(図2(b)),各々の領域で格子歪みおよ び電気分極の方向が異なる(図2(c)).図2(b) に示すように,この視野の中には4種類の異 なる格子歪みおよび電気分極方向を有する 強誘電ナノドメイン(*a*~*d*)が存在する.

本実験では,この領域より電子回折図形を 測定することにより結晶構造解析を行った.



図2 PMN-PT における強誘電ドメイン構造. (a)TEM 像,(b)強誘電ドメイン構造および(c) 格子歪みおよび電気分極方向の模式図.ただ し,(c)は理解のために模式的に示しているの みで実際の格子歪みおよび電気分極方向が 図中に示すようになっているわけではない.

(2) 電界印加その場 TEM 法による観察

図3(a)に本研究で用いた電界印加その場 TEM 法の概念図を示す.本手法では試料に電 圧を加えながら TEM 観察を行い,画像・動 画を記録する.実験には専用の試料ホルダー (図3(b))を用い,それにあわせて特殊形状 の試料(図3(c))を作製した.実際の試料(図 3(d))の両端には電極が蒸着されており,ホ ルダーの導線を外部で電源に接続すること で試料への電圧の印加が可能となる.また, 図 3 (c)および(d)の試料を作製する際には収 束イオンビーム (Focused Ion Beam: FIB)装 置を用いて微細加工した.本手法の詳細は5 節,主な発表論文等の[雑誌論文] および に記述されている。その場 TEM 観察は日本 電子製 JEM-2010 型を加速電圧 200 kV で用い て行った.





図3.電圧印加その場 TEM 法.(a)電圧印加 その場 TEM 法の概念図.(b)電圧印加用試料 ホルダーの模式図.導線を兼ねた試料おさえ が導通の役割を果たす.外部で電源に接続し て試料に電圧を加える.(c)観察用試料の模式 図.(d)(c)の試料部分を拡大して撮影した FIB-SIM 像.

3 µm

4.研究成果

(1) 強誘電ナノドメインの結晶構造解析

図4(a)に図2(a)の領域から撮影した電子 回折図形のうち,220回折点を示す.本図面 はネガに撮影したデータを 6,000 dpi 以上程 度の高解像度でスキャンすることによって 得られた.回折点は4つに分裂しており,4 種類の強誘電ナノドメインからそれぞれ独 立に回折点が得られていることが分かる.そ れぞれの回折点の原点からの距離ならびに 方向が各強誘電ナノドメインにおける 220 格子面の面間隔ならびに面に垂直な方向を 示していることから,以下に詳細な解析を行った.図4(b)~(d)は各ピークを2次元のガウ ス関数でフィッティングした結果であるが, 4種類のピークがそれぞれ異なる格子面間 隔に由来していることが明らかとなった. この結果は従来説の1つである正方晶構造 説や菱面体晶構造説では説明できず,強誘電 ナノドメインが単斜晶構造であることを示 す結果である.(本成果は5節,主な発表論 文等の[雑誌論文] により報告を行った.)



図4.PMN-PT単結晶の電子回折図形.(a)図 2(a)に示す領域から得た回折図形,(b)ガウ ス関数によるフィッティングパターン,(c) 4種類の分裂した回折点の模式図,(d)(b)と (a)の比較より得られた残差.

(2) 強誘電ナノドメインの電圧に対する応 答

図 5 (a) ~ (d)に電圧印加その場 TEM 観察の 結果を示す.ここでは,約 24.4 kV/cm の電界 強度に対応する電圧を PMN-PT 結晶の[111] 方向に印加した.電圧を印加していない状態 では視野内は a~c に示す3つの領域に分か れており,それぞれの領域の中で2種類の強 誘電ナノドメインが存在している.また, a ~c 各領域の境界にはドメイン同士の界面で あるドメインウォールがある(1~3 で示す).

電圧を加えると、ドメインが即時に応答し 図5(c)および(d)の状態になる.また、こ の応答は電圧の印加および解放に関して可 逆的である.また、ドメインの応答の主要な メカニズムは強誘電ナノドメインの方位が 変わることである.これらの事実は本実験に よる直接観察により初めて明らかとなった. (これらの成果は5節、主な発表論文等の [雑誌論文] により報告を行った.)



図5.電圧印加その場 TEM 観察の結果.電 圧を印加していない状態の(a)TEM 像および (b)強誘電ドメイン構造,電圧を印加している 状態での(c)TEM 像および(d)強誘電ドメイン 構造.電圧を加えた際,図(b)"a"で示す強誘 電ドメイン構造が"a"の全部分および"c"の一 部の領域まで拡がっている.また,"1"で示す ドメインウォールは消失し,"2"で示すドメイ ンウォールは図中下方に移動している.

(3) 圧電特性における強誘電ナノドメインの効果

本節(1)および(2)の結果を踏まえて,強誘電 ナノドメインの電圧に対する応答が PMN-PT 材料全体の圧電特性に対してどの程度の寄 与を与えうるかの見積もりを行った。

ここでは,図6に示すように電圧を印加していない状態では,試料中の各 1/3 の領域において結晶の*a*, *b*, *c* 軸方向が[001]方向に平行であり(図6(a)),電圧を印加すると試料全体で結晶の*c* 軸方向が[001]方向に平行になる(図6(b))と仮定する.

報告されている結晶格子定数の文献値 (Nohada ら, Phys. Rev. B, 2002)を用いると 図6(a)から(b)になるときの格子定数の変化 は約0.2%と見積もられた.著者らのこれま での報告で[001]方向に約11kV/cmの電界強 度の電圧を加えると,図5に見られるような 可逆的な強誘電ナノドメインの応答が得ら れている.この見積もりから圧電定数を算出 すると約2,000 (pm/V)程度となり,PMN-PT 単結晶が示す圧電定数を概ね良く説明でき る.また,応答が可逆的であることは電圧を 上げていった時と下げていったときの圧電 定数の差がほとんどないことと良く整合す る.

この見積もりは図6に示すような仮定に 基づいており,値そのものは過大評価されて いると考えてよい.しかしながら,同時に強 誘電ナノドメインの圧電特性全体に対する 寄与は無視できるオーダーではないことも 示している.一般に圧電特性は電圧を印加し たときの(結晶格子の変形)+(ドメイン構 造の変化)として理解されるが,PMN-PTの 場合は第2項が無視できないことが本研究 の成果より初めて明らかにされた.

(a) 電界印加無



図6.強誘電ナノドメインが圧電特性に与え る寄与の見積もり.仮定した(a)電圧を印加し ていない状態および(b)電圧を印加している 状態での強誘電ドメイン構造の模式図.

5. 主な発表論文等

(研究代表者、研究分担者及び連携研究者に は下線)

〔雑誌論文〕(計26件)

Y. Sato, T. Hirayama, and Y. Ikuhara, Monoclinic nanodomains in morphotropic phase boundary Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-PbTiO₃, *Applied Physics Letters*, 查読有、104 巻、 2014、082905-1-3 DOI: 10.1063/1.4866791

<u>Y. Sato</u>, Y. Yamamura, K. Saito, and Y. Ikuhara, Real-Space Distribution of Local WO₄ Ordering in Negative Thermal Expansive ZrW₂O₈, *Journal of the American Chemical Society*, 査読有、134 巻、2012、13942-13945 DOI: 10.1021/ja305456j

Y. Sato, T. Hirayama, and Y. Ikuhara,

Evolution of nanodomains under DC electrical bias in Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-PbTiO₃: An In-situ transmission electron microscopy study, *Applied Physics Letters*, 査読有、100 巻、2012、172902-1-3 DOI: 10.1063/1.4705418

<u>Y. Sato</u>, T. Hirayama, and Y. Ikuhara, Real-Time Direct Observations of Polarization Reversal in a Piezoelectric Crystal: Pb(Mg_{1/3}Nb_{2/3})O₃-PbTiO₃ Studied via In Situ Electrical Biasing Transmission Electron Microscopy, *Physical Review Letters*, 查読有、107 卷、2011、187601-1-5 DOI: 10.1103/PhysRevLett.107.187601

[学会発表](計30件)

<u>Y. Sato</u> and Y. Ikuhara, Role of Grain Boundaries in ZnO, SPIE Photonics West 2014 [招待講演], 2014. 2. 3, The Moscone Center, San Fransisco, USA.

<u>佐藤幸生</u>,電子セラミックスにおける微 視的な構造および物性への影響,日本顕 微鏡学会第 57 回シンポジウム 〔招待講 演〕,2013.11.16、ウインク愛知,愛知.

佐藤幸生,電子セラミックスにおける微 視的な構造および物性への影響,日本金 属学会・鉄鋼協会九州支部・平成25年 度材料プロセス談話会特別講演会〔招待 講演〕,2013.6.21,九州大学,福岡

佐藤幸生,電子セラミックスにおける微細構造と物性の相関に関する研究,2013 年日本セラミックス協会年会 〔招待講 演〕,2013.3.18,東京工業大学,東京.

<u>Y. Sato</u>, T. Hirayama, and Y. Ikuhara, Domain response by electric fields in PMN-PT: An in-situ transmission electron microscopy study, The 9th Korea-Japan Conference on Ferroelectrics (KJC-FE09) [招待講演], 2012. 8. 10, University of Ulsan, Ulsan, Korea.

<u>佐藤幸生</u>, 透過型電子顕微鏡法を用いた セラミック材料の解析,第 120 回強誘電 体研究会, [招待講演], 2011.12.16, 東 京理科大学,東京.

<u>佐藤幸生</u>,若手研究者の皆様へ ~これ までの体験談から~,特定領域研究「ナ ノ機能元素の材料科学」第4回若手の会, 〔招待講演〕,2011.9.28,東京理科大学, 師崎荘,愛知.

<u>Y. Sato</u>, T. Mizoguchi, N. Shibata, T. Yamamoto, T. Hirayama, and Y. Ikuhara, Atomic-scale investigations of nano-scale

regions in electroceramics through scanning transmission electron microscopy, 5th Meeting of the International Union of Microbeam Analysis Societies (IUMAS-V) [招待講演], 2011. 5. 23, Seoul Olympic parktel, Seoul, Korea

〔図書〕(計 0件)

〔産業財産権〕 出願状況(計 0件) なし

取得状況(計 0件)なし

〔その他〕 ホームページ http://zaiko13.zaiko.kyushu-u.ac.jp/sato.html

新聞発表

日経産業新聞,「圧電材料の分子観察」,平成 23年11月9日.

日刊工業新聞、「圧電セラのナノ領域応答、 即時直接観察に成功」、平成23年10月31日.

6.研究組織

(1)研究代表者
佐藤 幸生(SATO YUKIO)
東京大学・大学院工学系研究科・助教
研究者番号: 80581991

(2)研究分担者 なし

(3)連携研究者 なし