2014B1603

BL46XU

BiFeO₃-BaTiO₃磁性強誘電体結晶の逆格子マッピング測定 Reciprocal Space Mapping of BiFeO₃-BaTiO₃ Multiferroic Crystals

<u>薮田 久人</u>, 渡邉 隆之, 久保田 純 <u>Hisato Yabuta</u>, Takayuki Watanabe, Makoto Kubota

> キヤノン株式会社 総合 R&D 本部 Corporate R&D, Canon Inc.

(1-x)BiFeO₃-xBaTiO₃ 固溶体セラミックスは、x~0.3 近傍で立方晶的な結晶構造を有しながら大き な強誘電性と圧電応答を示すことが知られている。強誘電性を示すことから、その本来の結晶構 造は立方晶より低い対称性を有し、ドメインを形成していると考えられる。本固溶体についてリ ラクサー結晶のような性質を有し、それに起因した散漫散乱を示すという報告があるが、ドメイ ン構造や結晶構造の詳細は未だ明らかになっていない。そこで、本物質のドメイン構造と結晶対 称性の情報を取得し、かつリラクサー的な散漫散乱の有無を確認する目的で、BiFeO₃-BaTiO₃ 固溶 体単結晶の逆格子空間マッピング測定を行った。その結果、粉末 X 線回折では立方晶に見える結 晶においても h00 回折線の*a*, *x*方向の分裂が見られ、僅かに菱面体晶歪を有していると思われる。 また、リラクサー的な<100>方向へ延びた散漫散乱が認められた。今回の測定では 2 次元検出器を 用いて回折 X 線を計数したが、従来のゼロ次元検出器を用いた 2 軸スキャンによる逆格子空間マ ッピング測定と比較して、空間分解能は若干劣るものの、迅速に多量の逆格子空間情報の取得が 可能であることが確認できた。2 次元回折データを 3 次元逆格子空間マッピングに焼き直して、 ドメイン構造の描像を得ることを今後の課題とする。

キーワード: 逆格子空間マッピング、強誘電体、圧電体、ドメイン、リラクサー

背景と研究目的:

我々は非鉛圧電材料の研究開発の一環として、これまで(1-x)BiFeO₃-xBaTiO₃ 固溶体およびその 派生物質からなる強誘電・圧電材料の研究開発を行ってきた[1]。この固溶体セラミックスは組成 比 x が 0.3 近傍より BaTiO₃側では平均構造が立方晶的でありながら大きな強誘電性・圧電性を示 す物質であり[2,3]、本来有するはずである polar な結晶構造および巨大強誘電性・圧電性の起源 に興味が持たれている。ひとつの手掛かりとして、擬立方晶 BiFeO₃-BaTiO₃ は透過電子顕微鏡観 察[3]や中性子散乱[4]から、リラクサー結晶に見られるようなナノメートル領域の構造ゆらぎの存 在が示唆されており、大きな強誘電性・圧電性発現に何らかの影響を及ぼしていると考えられる。 我々はその本来の結晶構造、ドメインパターン、ならびにナノメートル領域の構造ゆらぎの存在 を確認する目的で、BiFeO₃-BaTiO₃ 固溶体単結晶を作製し、その逆格子空間マッピング測定を試み た。当初、実験室系の4軸X線回折計を用いて逆格子マッピングの測定を行ったが、ドメイン構 造に起因すると考えられる*w*または2輪方向への回折線の分裂と、主回折線の周りにかすかに散漫 散乱を有する逆格子空間マップが得られたが、X線強度不足のため十分な回折線強度が得られず、 回折線分裂および散漫散乱ともに確かなデータとは言い難いという課題があった。

そこで今回、高輝度X線を用いたBiFeO3-BaTiO3固溶体単結晶の逆格子マッピング測定により、 その強誘電性ドメイン構造の情報を取得し、そこから本来の polar な結晶構造を明らかにすること、 ならびに散漫散乱からリラクサー的な微細構造の有無を検証することを目的として実験を行った。

実験:

(1-x)BiFeO₃-xBaTiO₃ 固溶体単結晶は Bi₂O₃ をフラックスとしたフラックス法により作製した。 組成比 x が 0.25 と 0.33 近傍の結晶が得られるように原料比を調整して得られた結晶の組成を電子 プローブマイクロ分析(EPMA)により調べたところ、それぞれ 0.28 および 0.37 であった。

逆格子空間マッピング測定は BL46XU において HUBER 多軸回折計を用いて行った。リラクサー結晶の散漫散乱の報告例[5]を見ると、少なくとも 3~4 桁のダイナミックレンジを有する回折線

プロファイルを用いて議論がなされているが、我々が事前に実験室系の4軸X線回折装置で取得した逆格子空間マップは回折強度のダイナミックレンジが2桁に届かないものであり、散漫散乱の議論には不十分であった。そこで今回はアンジュレーター光源を用いて十分な回折強度を得るためにBL46XUにおいて実験を実施した。使用したX線のエネルギーは8keVで、挿入光源・2結晶分光器はX線強度が最大になるようにセットし、2結晶分光器下流側に設置されているミラーで高調波の除去と集光を行った。実験ハッチ最上流に設置している4象限スリットで試料に入射するX線を0.2×0.2mm程度に成形して結晶に入射させた。今回測定に用いた結晶の大きさは1mm弱であり、細いアクリルロッドの先端にワックスで固定して、そのアクリルロッドを多軸回折計の試料ステージにセットした。回折X線の検出には2次元検出器はカメラ長446mmの位置に設置し、y方向(ほぼ20方向に相当)に約4.3°、x方向(204方向:ほぼ2方向に相当)に約10.8°の視野で、1枚につき1秒の露光時間でのをスキャンしながら1回折線につき100から800枚の回折パターンを取得した。ゼロ次元検出器による逆格子マッピング測定はのを変化させながら回折線周りに204/のスキャンすることにより行った。測定はすべて室温、大気中で行った。

結果および考察:

図 1(a)に 0.72BiFeO₃-0.28BaTiO₃結晶の 300 回折線($2\theta \approx 70^{\circ}$)の 2 θ_{χ} 画像(縦方向が 2 θ 、横方向が χ [011]に相当)の一例を示す。この結晶と同一組成と考えられる別の結晶をすりつぶして粉末 X 線回折測定を行ったところ、立方晶表記で[111]にあたるピークが僅かに分裂しており、僅かに菱面体晶歪みを有していることを確認している。図 1 に示した 300 回折線は χ 方向に分裂していることが確認でき、これは菱面体晶の 71° ドメインに起因したピーク分裂であると解釈できる[6]。ピーク分裂の幅 Δ_{χ} は約 0.8° であり、この結晶の(100)面(立方晶表記)はドメインの形成により±0.4° ずつ 傾斜している事に対応する。

図 1(b)は ω スキャン(-1°→+1°,0.02°ステップ)により取得した 2 θ χ画像群から、2 θ ω画像(縦方向 が 2 θ 、横方向が ω [0-11]に相当)を切り出した一例である。300 回折線は ω 方向にも分裂しており(ピーク分裂幅 $\Delta \omega$ は約 0.8)、図 1(a)の χ 方向の分裂と同様に菱面体晶の 71°ドメインによるピーク分裂 として説明可能である。





図 1. 0.72BiFeO₃-0.28BaTiO₃結晶の 300 回折線(2*θ*≈70°) (a) 2*θ*-χ画像(縦方向が 2*θ*、 横方向がχ[011]に相当)、(b) 2*θ*-ω画像(縦方向が 2*θ*、横方向がω[0-11]に相当).

図 2(a)は 0.63BiFeO₃-0.37BaTiO₃結晶の 200 回折線($2\theta \approx 44^{\circ}$)の 2 θ_{χ} 画像(縦方向が 2 θ 、横方向が χ [011]に相当)の一例である。この結晶と同一組成と考えられる別の結晶の粉末 X 線回折から、こ の結晶 は 菱 面 体 晶 歪 が ない 擬 立 方 晶 構 造 で あ る こ と を 確 認 し て い る が 、 図 1 の 0.72BiFeO₃-0.28BaTiO₃結晶に似た χ 方向の広がりと微かな分裂(ピーク分裂幅 $\Delta\chi$ は約 0.4°)が認めら れた。すなわち、この結晶の構造は立方晶的でありながら僅かに菱面体晶歪を有する構造である ことが予想される。図 2(b)は ω スキャン(-2° → +2°, 0.005° ステップ)により取得した 2 θ_{χ} 画像群か ら、2 θ_{ω} 画像(縦方向が 2 θ 、横方向が ω [0-11]に相当)を切り出した一例である。やはり ω 方向にも 分裂しており(ピーク分裂幅 $\Delta\omega$ は約 0.2°)、 χ 方向の分裂と同様に菱面体晶のドメインで説明できる。図 2(c)はゼロ次元検出器を用いて 2 θ/ω と ω の 2 軸スキャンにより取得した 0.63BiFeO₃-0.37BaTiO₃結晶の 200 回折線の逆格子空間マップである。縦方向が 2 θ/ω (-0.2° ~ +0.2°)、横方向が ω (-1° ~ +1°) である。回折線の形状は微かなピーク分裂(ピーク分裂幅 $\Delta\omega$ は約 0.2°)を伴って ω 方向に広がってお り、図 2(b)の 2 θ_{ω} 画像と非常によく似ていることがわかる。つまり 2 次元検出器で得た逆格子空間マップは、通常行われるゼロ次元検出器の 2 軸スキャンにより得たものと、空間分解能はやや

劣るものの、ほぼ同等のデータが得られることが確認できた。測定にかかる時間は、2次元検出 器で取得した図 2 では約 40分(2θχ画像 800枚)であり、ゼロ次元検出器で取得した図 2(c)が時間 短縮のためダイナミックレンジを犠牲にしてアッテネーター固定で測定したにも関わらず約 8時 間かかったことを考えると、2次元検出器を利用することにより、非常に迅速にかつ多量に逆格 子空間の回折線の情報を取得できることが確認できた。



図 2. 0.63BiFeO₃-0.37BaTiO₃結晶の 200 回折線(2*θ*≈44°) (a)2 次元検出器で取得した 2*θ*χ画像 (縦方向が 2*θ*、横方向がχ[011]に相当)、(b) (a)のωスキャン画像群から再構成した 2*θ*ω 画像(縦方向が 2*θ*、横方向がω[0-11]に相当)、(c)ゼロ次元検出器により取得した 2*θ*/ω ω 逆格子空間マップ.

図3に0.72BiFeO₃-0.28BaTiO₃結晶の100回折線の2 θ_{χ} 画像(縦方向が2 θ_{χ} 横方向が χ [011]に相当) の一例を示す。中心付近の回折ピーク下に見える円弧は試料ホルダー由来のデバイリング(2 θ 一定 の曲線)であり、円弧の伸びる方向が χ [011]方向に相当する。この100回折線は図1の300回折線 同様にドメインに起因する χ 方向の広がりが見られるが、より強度の弱い散漫散乱が<100>(立方晶 表記)の4方向に伸びていることが見て取れる。BiFeO₃-BaTiO₃強誘電体はリラクサー的な振舞い がたびたび報告されていることから。これはリラクサー結晶に一般に見られる polar nano-region 由来の散漫散乱の可能性がある。



図 3. 0.72BiFeO₃-0.28BaTiO₃結晶の 100 回折線(2*θ*≈21°)の 2*θ*χ画像(縦方向が 2*θ*、 横方向がχ[011]に相当)

今後の課題:

2 次元検出器で取得したデータの座標を逆格子空間の q_x,q_y,q_z 直交座標に変換する処理を検討する。それにより3次元逆格子空間マップとして画像再構成を行う。今回報告した回折線の他に、 各結晶について110,111回折線まわりの逆格子空間マップ測定を取得しているので、これらのデ ータの処理も同様に進める。これらのデータ処理により、3次元逆格子空間マップからドメイン 構造、本来の polar な結晶構造、およびナノメートル領域の構造ゆらぎ(polar nano-region)の解析と 議論を進める。

参考文献:

- [1] H. Yabuta et al., Jpn. J. Appl. Phys. 51, 09LD04 (2012).
- [2] M. M. Kumar et al., J. Appl. Phys. 87, 855 (2000).
- [3] S. O. Leontsev and R. E. Eitel, J. Am. Ceram. Soc. 92, 2957 (2009).
- [4] Ozaki et al., Ferroelectrics 385, 155 (2009).
- [5] Soda et al., J. Phys. Soc. Jpn. 80, 043705 (2011).
- [6] 薮田久人 他、日本物理学会講演概要集 第 68 巻第 2 号(2013 年秋季大会)第 4 分冊, pp. 871, 27pKA-1.