B サイト置換 BiFeO3 薄膜の強誘電・強磁性ドメイン構造変化

Ferroelectric / ferromagnetic domain structure change in B-site substituted BiFeO₃ thin films

〇(M1) 勝俣真綸¹、清水陽樹¹、清水啓佑²、重松圭¹、東正樹¹

(1. 東工大フロンティア材料研, 2. 東工大科創院)

°Marin Katsumata ¹, Haruki Shimizu, Keisuke Shimizu², Kei Shigematsu ¹, Masaki Azuma¹

(1. MSL Tokyo Tech, 2. IIR Tokyo Tech)

E-mail: katsumata.m.aa@m.titech.ac.jp

【緒言】ペロブスカイト型酸化物 BiFeO3 は、室温において反強磁性強誘電体のマルチフェロイック物質である。FeO6 八面体の傾斜によりジャロシンスキー・守谷(DM)相互作用由来の弱強磁性の発現が期待されるが、G型反強磁性秩序に重畳しているサイクロイドスピン構造により、正味の磁化は 0 となる。Fe サイトに Co や Mn を一部置換した BiFeO3 系薄膜は、元素置換と基板からの応力によりスピン構造が変化し、室温ではコリニアスピン構造となる。スピンと自発分極のなす角は垂直に近く、DM 相互作用に由来によると思われる弱強磁性も観測された[1][2]。この弱強磁性では、自発分極と磁化の方向が互いに直交するため、電場印加による磁化反転が期待される。先行研究では、BiFe09Co01O3/GdScO3(110)oの圧電応答顕微鏡(PFM)・磁気力応答顕微鏡(MFM)測定から、ストライプドメインにおいて局所的な強誘電・強磁性ドメインの相関が観察されており、電場印加による磁化反転が確認できた[3]。しかし、電場印加磁化反転が観察されたのは、4種類の面内分極のうち、2種類がストライプ構造を作っている領域に限られた、局所的なものだった。そこで本研究では、ミスカット基板の使用や Poling 方向の変化により、分極方向が 2種類のみで長距離にわたり連続したストライプドメインを作成し、強誘電・強磁性ドメインの観察を行なった。

【実験方法】[100]方向に 4° のミスカットを持つ $SrTiO_3(001)$ 基板上に、 $BiFe_{0.896}Co_{0.1}Mn_{0.004}O_3$ 薄膜をパルスレーザー堆積法によって成長させた。この試料の PFM 像・MFM 像の取得には Asylum 社製 Cypher S を用いた。

【結果と考察】図1にBiFe_{0.896}Co_{0.1}Mn_{0.004}O₃/ミスカットSrTiO₃(001)におけるLateral PFM 像とMFM 像の結果を示す。強誘電ドメインはミスカット基板からの応力により、[100]_{pc} 方向に配列したストライプ構造となり、ドメインサイズも増大していた。一方、強磁性ドメインについては、ミスカットなしの基板を用いた場合と、ドメインサイズはあまり変化しなかった。そのため、両者のドメインを一対一対応させることはできなかったが、強磁性ドメインは局所的に[100]_{pc} 方向に配列したストライプ構造をもつことが分かった。また、電場印加による71°分極回転を3段階行い、それぞれの分極方向における強誘電・強磁性ドメインを観察することにも成功した。

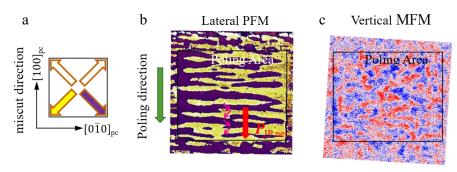


Fig.1. Domain structure of BiFe_{0.896}Co_{0.1}Mn_{0.004}O₃ on SrTiO₃(001) substrate with 4°miscut along [100].

- a Schematic of the lateral polarization directions (brown arrows) of the thin film.
- **b** Lateral PFM phase image. **c** Vertical MFM phase image. The areas are 4μm×4μm.
- [1] H. Hojo, et al., Adv. Mater. 29, 1603131 (2017). [2] K. Shigematsu et al., Appl. Phys. Lett. 112, 192905 (2018).
- [3] 清水ら、第65回応用物理学会春季学術講演会20p-C102-4.