

ダイヤモンドメーカーに製造委託した 巨大負熱膨張材料 $\text{BiNi}_{1-x}\text{Fe}_x\text{O}_3$ の熱膨張特性評価 V Evaluation of Negative Thermal Expansion Property of $\text{BiNi}_{1-x}\text{Fe}_x\text{O}_3$ by Commercial Production V

東 正樹^a, 酒井 雄樹^b, 西久保 匠^a,
Masaki Azuma^a, Yuki Sakai^b, Takumi Nishikubo^a

^a 東工大フロンティア材料研, ^b(地独)神奈川県産業技術総合研究所
^a MSL, Tokyo Inst. Tech, ^b KISTEC

サイト間電荷移動によって、既存材料の 6 倍もの負の線熱膨張係数を持つ事から、構造材料の熱膨張抑制に用いる事が出来ると期待される $\text{BiNi}_{0.85}\text{Fe}_{0.15}\text{O}_3$ を、ダイヤモンドメーカーに委託することで大量合成した。さらに、前駆体の調整も外注するために、硝酸の使用を廃したプロセスを開発、良好な負熱膨張特性を示す材料が得られることを確認した。

キーワード： 負熱膨張材料、相転移、電荷移動、粉末X線回折

背景と研究目的：

温めると縮む負熱膨張材料は、構造材の熱膨張を相殺できるため、精密な位置決めが要求される半導体製造や光通信の場面での応用が期待されている[1,2]。我々が発見した $\text{BiNi}_{1-x}\text{Fe}_x\text{O}_3$ は、室温近傍で従来材料の 6 倍もの負の線熱膨張を示す[3,4]。この物質の母物質であるペロブスカイト BiNiO_3 は、Bi が 3 価と 5 価に不均化した、 $\text{Bi}^{3+}_{0.5}\text{Bi}^{5+}_{0.5}\text{Ni}^{2+}\text{O}_3$ という特徴的な価数状態を持つ[5]。 Ni^{2+} を Fe^{3+} で一部置換すると、昇温によって Bi^{5+} と Ni^{2+} の間で電荷移動がおこり、 $\text{Bi}^{3+}(\text{Ni},\text{Fe})^{3+}\text{O}_3$ の高温相に転移するようになる。 Ni^{2+} から Ni^{3+} の酸化に伴って、ペロブスカイト構造の骨格を造る Ni-O 結合が収縮するため、単位格子体積が約 3% 収縮する。この転移は一次だが、体積の大きい低温相と体積の小さい高温相が、温度に対して分率を変化しながら共存するため、重みをつけた平均単位格子体積が線型に減少する、負の熱膨張が起きる。 $\text{BiNi}_{0.85}\text{Fe}_{0.15}\text{O}_3$ では熱膨張係数が $-198 \times 10^{-6}/\text{°C}$ にも達する。この化合物をビスフェノール型のエポキシ樹脂に分散、わずか 18% のフィラー添加で $80 \times 10^{-6}/\text{°C}$ というエポキシの熱膨張をゼロに抑制することができる事を示した。これらの成果について JASRI から 2 回のプレスリリースを行い、新聞報道されたほか、2016 年 1 月号の SPring-8 NEWS でも紹介された[6]。正に SPring-8 発の材料である。

合成に人造ダイヤモンドと同等の 6 GPa の高圧が必要な事が問題だったが、ファブレス材料メーカーの日本材料技研を介し、高圧合成が可能なメーカーへの製造委託を検討している。これまでの実験室での 1 回 150 mg の合成から 200 倍以上のスケールアップとなるため、均質な生産を行えるかを確認する必要がある。分割した試料片の純度測定と熱膨張率評価を、放射光粉末回折を用いて行う。2019A の実験で、スケールアップ品も実験室で作製したのと同様の良好な負熱膨張を示す事を確認し、試験的な外販も開始した。この段階では前駆体は東工大から供給していたのだが、前駆体の調整も学外で行うために外注先を探している。2019B で、外注に適したにクエン酸を用いた錯体重合補で調整した前駆体から出発しても良好な負熱膨張物質を得られることを確認した。今回は共沈法を用いて外注先で調整された前駆体を用いて合成した $\text{BiNi}_{0.85}\text{Fe}_{0.15}\text{O}_3$ の負熱膨張特性を評価した。

実験：

外注先で調整した前駆体に、 KClO_4 を 5 wt% 混合したものを原料とした。これを NaCl 製の容器に詰め、ベルト型高圧合成装置を用い、6 GPa、1000°C で 30 min 熱処理した。得られた試料は水洗いで KCl を取り除いた後、内径 0.1 mm のリンデマンガラス製キャビラリーに詰め、BL19B2 の多目的ハイスループット回折計を用い、波長 0.42 Å の透過配置で粉末回折データを収集した。検出器は MYTHEN である。窒素吹きつけ装置を用い、温度変化も測定した。得られたデータは Rietan

FP を用いてリートベルト解析を行い、三斜晶の低温相、斜方晶の高温相の格子定数と、それぞれの相分率を精密化し、重みをつけた平均単位格子体積を算出した。

結果および考察：

Fig. 1 に、リートベルト解析で求めた低温三斜相相、高温斜方晶相の単位格子体積にそれぞれの相分率で重みをつけた、平均単位格子体積の温度変化を示す。昇温に伴って体積の小さな高温斜方晶相の分率が増大し、平均単位格子体積が減少する負熱膨張が起きている事がわかる。500°C で最終の熱処理を施した前駆体は急峻な負熱膨張を示したが、熱処理温度を 750°C にする事で従前の熱膨張特性を実現することができた。

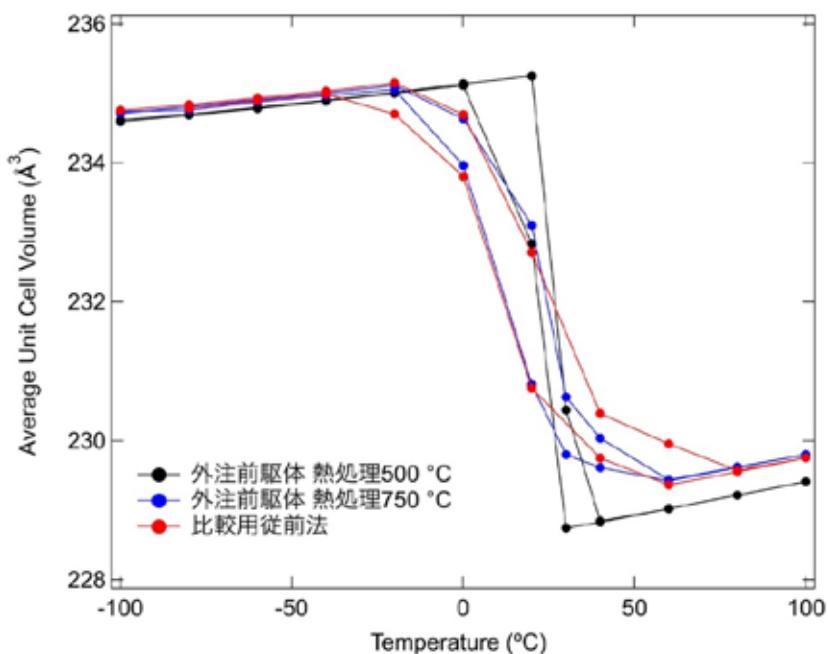


Fig. 1 : リートベルト解析で求めた平均単位格子体積の温度変化

今後の課題：

巨大負熱膨張材料として応用が期待される $\text{BiNi}_{0.85}\text{Fe}_{0.15}\text{O}_3$ を、一度に 300 g というスケールで合成可能な事が確認された。前駆体の調整法に錯体重合法、共沈法の 2 つの候補がある事から、どちらを採用するかの検討を進めている。

参考文献：

- [1] K. Takenaka, *Sci. Technol. Adv. Mater.*, **13**, 013001 (2012).
- [2] J. Chen, L. Hu, J. Deng and X. Xing, *Chem. Soc. Rev.*, **44**, 3522 (2015).
- [3] K. Nabetani, et al., *Appl. Phys. Lett.*, **106**, 061912 (2015).
- [4] 東 正樹, 岡 研吾, 山本 孟, 酒井 雄樹, 応用物理, **88**, 185 (2019).
- [5] S. Ishiwata, et al., *J. Mater. Chem.*, **12**, 3733 (2002).
- [6] SPing-8 NEW, **84**, 2 (2016).