科学研究費補助金研究成果報告書

平成21年6月11日現在

研究種目:基盤研究(C) 研究期間:2005~2008 課題番号:17560585 研究課題名(和文) フラックス法による鉄基大過冷却液体の凝固過程の研究 研究課題名(英文) Solidification process of largely undercooled Fe-based alloy melt by fluxing 研究代表者 尾藤 輝夫(BITOH TERUO) 秋田県立大学・システム科学技術学部・准教授 研究者番号:40315643

研究成果の概要:

Fe 基金属ガラスに B₂O₃ フラックス処理を施し,不均質核生成の原因となる介在物を除去することにより,直径 7.7 mm の Fe-Co-B-Si-Nb 金属ガラス大型試料の作製に成功した。またフラックス処理と銅鋳型鋳造法を組み合わせることにより,Fe-Co-B-Si-Nb 金属ガラスの軟磁気特性を向上させた。更に,フラックス処理により液相からの核生成を制御することにより,低透磁率と低保磁力を兼備した,金属ガラス相と結晶相の複合材料を開発した。

交付額

(金額単位:円)

	直接経費	間接経費	合 計
2005年度	600, 000	0	600, 000
2006年度	1, 100, 000	0	1, 100, 000
2007年度	500, 000	150, 000	650, 000
2008年度	500, 000	150, 000	650, 000
年度			
総計	2, 700, 000	300, 000	3, 000, 000

研究分野:金属物性

科研費の分科・細目:材料工学・金属物性 キーワード:構造・機能材料,結晶工学,金属物性,磁性

1. 研究開始当初の背景

1960年代以降,液体急冷法により作製した アモルファス合金,あるいはそれを出発材料 として利用したナノ結晶合金など,従来の金 属材料とは異なった組織・特性を持つ非平衡 材料の研究が盛んに行われてきた。これらの 材料の作製には超急冷が必要なため,材料形 状は薄帯や粉末などに限られていた。しかし 1990年代には,高いガラス形成能を持ち,mm ~ cm オーダーのアモルファスバルク材が作 製できる金属ガラスが発見され,非平衡材料 の用途は構造材料の分野にまで拡大されつ

つある。

非平衡材料の分野では Fe 基合金が磁性材 料として早くから注目を集め, アモルファス 軟磁性合金やナノ結晶軟磁性・硬磁性材料が 既に開発されている。また Fe 基材料は安価 なこともあり構造材料としての期待も大き い。しかし, Fe 基金属ガラスのガラス形成能 は比較的小さく, かつ磁性材料として重要な 特性である飽和磁化がガラス形成能とト レードオフの関係にある。そのため, 従来か ら行われてきた合金組成の検討だけでは, 優 れた磁気特性を有するバルク材を実現する のは困難である。そのため, 製造方法の工夫 により不均質核生成を抑制するなど, 新たな アプローチが求められている。

2. 研究の目的

本研究では、フラックス法により金属液体 の不均質核生成を抑制し、Fe基金属ガラスの 臨界試料サイズ増大の可能性について、及び 非平衡組織の生成による新奇なバルク材料 創製の可能性について検討を行った。

3. 研究の方法

本研究では、液相の核生成を制御する手法 として、フラックス処理を用いた。図1に、フ ラックス処理の概念を示す。これは、 試料を フラックス(B₂O₂など)と一緒に溶解すること により、 試料を雰囲気から 隔離すると同時に、 不均質核生成の原因となる非金属介在物を フラックスに取り込ませ、溶湯中から取り除 く方法である。他の手法では、非金属介在物 を取り除くために原材料や雰囲気を高純度 化する、あるいは試料サイズを微小にする必 要がある。それに対しフラックス処理では、 合金組成はフラックスと反応しないものに 限定されるが、フラックス中で溶解・凝固を 繰り返すことにより溶湯を清浄化できるた め、原材料の高純度化等は必須ではないのが 大きな利点である。



図1.フラックス処理の概念

本研究では,フラックスに B₂O₃ を使用した。これは融点が低く(450 ℃),かつ化学的に安定な酸化物で,Fe 基金属ガラスの構成元素である Fe, Co, Si, B, Nb などと反応しないためである[1]。

4. 研究成果

(1) フラックス処理によるFe基軟磁性金属ガ ラス大型試料の作製

銅鋳型鋳造法で直径 5 mm の丸棒が作製で きることが報告されている[(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75} B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ 合金[2]に対してフラックス処 理を適用し、試料サイズの増大を試みた。

図2に示した様に、石英ガラス管に母合金 とフラックス(B₂O₃)を投入し、Ar ガスフロー 下で溶解・凝固を繰り返してフラックス処理 を施した。それを水中に投入して急冷するこ とにより、直径7.7 mm のガラス単相試料の 作製に成功した(図 3)。これは同合金の銅鋳型 鋳造法による最大直径の約 1.5 倍であり,ま た軟磁性金属ガラスとしては世界最大であ る。示差走査熱分析とビッカース硬さの結果 より,フラックス法で作製したバルク試料は, 液体急冷薄帯と同等のガラス遷移温度,結晶 化温度,結晶化エンタルピー,硬さを示すこ とを確認した。また磁気特性についても,バ ルク試料は薄帯と同じ飽和磁化と,20 A/m 以 下の低保磁力を示すことを確認した(図 4)。こ れらのことから,薄帯試料と同等の優れた熱 安定性・機械的特性・軟磁性を兼ね備えたバ ルク試料の作製に成功したと言える。



図 2. フラックス処理と水焼き入れの組み合わ せによる金属ガラスバルク試料の作製



図 3. フラックス処理と水焼き入れの組み合わ せで作製した[(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ 金属 ガラスバルク試料(左から直径 d = 3.5 mm, 5.7 mm, 7.7mm)



図 4. フラックス処理と水焼き入れの組み合わ せで作製した[(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ 金属 ガラスバルク試料(直径 7.7mm)の磁化曲線(挿 入図は原点付近の拡大図)

水焼入れ法を用いた場合, 冷却速度が銅鋳

型鋳造法よりも遅くなると予想される。図 5 に、水焼入れした試料(直径 3.5, 5.7, 7.7, 8.4 mm)の冷却曲線の測定結果を示す。尚,直径 8.4 mm の試料はガラス化しなかった。直径 7.7 mm の試料の冷却速度は 70~150 K/s 程度 であり、数 100 K/s 程度と考えられている銅 鋳型鋳造法の冷却速度よりも明らかに遅く なっている。しかし最大試料サイズは約 1.5 倍に増大しており、 B_2O_3 フラックス処理によ りガラス形成能が著しく増加したと言える。 これは、フラックス処理により不均質核生成 サイトとなる介在物が溶湯中から取り除か れたためであると考えられる。



図 5. フラックス処理と水焼き入れの組み合わ せで作製した[(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ 金属 ガラスバルク試料の冷却曲線(*T*₁: 液相線温度, *T*_g: ガラス遷移温度)

(2) フラックス鋳造法によるFe基金属ガラスの軟磁気特性の向上

上記(1)で記述した通り、フラックス処理と 水焼入れ法を組み合わせることにより、 [($Fe_{0.5}Co_{0.5}$) $_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}$] $_{96}Nb_4$ 金属ガラス大型 試料の作製に成功した。しかしこの手法では 試料形状の制限が多く、また極めて生産性が 悪い。そこで、フラックス処理と銅鋳型鋳造 法の組み合わせによるバルク試料の作製に ついて検討を行った。

最初に、フラックス処理後に母合金を室温 まで冷却して石英管から取り出し、銅鋳型鋳 造法でバルク試料を作製した。しかしフラッ クス処理後に母合金が再び酸化してしまい、 フラックス処理の効果が十分に得られない ことが分かった。そこで図6に示す様に、フ ラックス処理終了後に直ちに、溶湯を銅鋳型 に鋳造する方法(以下、フラックス鋳造法と 呼ぶ)を用い、磁気特性評価用のリング状バ ルク試料(外径 10 mm、内径 6 mm、厚さ 1 mm)を作製した。

図7に, [(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ リング 状試料の保磁力(*H*_c)と比透磁率の実数成分 (*µ*_r)の熱処理温度(*T*_a)依存性を示す。フラック ス処理材と未処理材を3個ずつ,計6個の試 料について評価した。フラックス処理材も未 処理材も、熱処理温度の増加にともない H_c は低下し、 μ' は増加した。すなわち、熱処理に より軟磁気特性の向上が見られた。また、フ ラックス処理材の方がより優れた軟磁気特 性(低 H_c 、高 μ')を示していることが分かった。 試料中に非磁性介在物が存在すると、それに より磁壁の移動が妨げられ、軟磁気特性が劣 化する。従ってフラックス処理により酸化物 等の非磁性介在物が試料中から取り除かれ、 軟磁気特性が向上したと推察される。



図 6. フラックス処理と銅鋳型鋳造の組み合わ せによる金属ガラスリング状バルク試料の作 製



図 7. 通常の銅鋳型鋳造法(non-fluxed)とフラッ クス 鋳造法 (fluxed) で作製した $[(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]_{96}Nb_4 金属ガラスリング$ $状バルク試料の保磁力(<math>H_c$)と比透磁率(μ_r)の熱 処理温度(T_a)依存性(T_c : キュリー温度, T_g : ガラ ス遷移温度, T_x : 結晶化温度)

Fe 基金属ガラスでは、ガラス形成能を向上させるために種々の元素を添加すると、その代償として飽和磁化(*J*_s)の低下が避けられない。一般的に磁気デバイスの鉄芯の断面積は *J*_sに反比例するため、デバイスの小型化の

ために,鉄芯材料には高い J。も要求される。 しかし高い J。を持つ高 Fe 濃度合金はガラス 形成能が低く,バルク化は困難である。本研 究の結果より,高 Fe 濃度合金にフラックス 処理を適用することにより,ガラス形成能の 向上によりバルク化が可能になるだけでな く,軟磁気特性も更に向上させることが可能 であると予想される。

(3) フラックス鋳造法による新奇な透磁率制 御材料の開発

続いて、「(Fe0.5Co0.5)0.75B0.20Si0.05]96Nb4合金よ りもガラス形成能が劣る(Fe0.75B0.20Si0.05)96Nb4 合金[2]に着目し、フラックス処理が軟磁気特 性に与える影響について検討した。図8に、 (Fe_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05})₉₆Nb₄ リング状試料(外径 10 mm, 内径6 mm, 厚さ1 mm)の保磁力(H_c)と比 透磁率の実数成分(µґ)の熱処理温度(Ta)依存 性を示す。図8より、フラックス未処理材の 透磁率は熱処理により著しく増加するのに 対し、フラックス処理材の透磁率は一定、も しくは若干低下する傾向が見られた。通常, 透磁率と保磁力はトレードオフの関係にあ り、透磁率が低下すると保磁力は増加するが、 フラックス処理材では T_a = 773~843 K の範 囲では保磁力が低下している。つまりフラッ クス処理材は低保磁力,低透磁率という特異 な磁気特性を示すことが明らかとなった。ま たフラックス未処理材,及び処理材の磁化曲 線を図9に示す。未処理材では 100 A/m 程度 の低磁場で磁気飽和に達するのに対し、フ ラックス処理材は低透磁率(µ' ≈ 1,000)を反 映し,磁気飽和に達するのに 1,000 A/m 以上 の磁場を要することが分かる。



図 8. 通常の銅鋳型鋳造法(nonfluxed)とフラッ クス 鋳 造法 (fluxed) で作製した (Fe_{0.75}B_{0.20} Si_{0.05})₉₆Nb₄ 金属ガラスリング状バルク試料の保 磁力(H_c)と比透磁率(μ_r)の熱処理温度(T_a)依存 性(T_e : ガラス遷移温度, T_x : 結晶化温度)



図 9. 通常の銅鋳型鋳造法(nonfluxed)とフラッ クス鋳造法(fluxed)で作製した(Fe_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05})₉₆ Nb₄ 金属ガラスリング状バルク試料の磁化曲線 (挿入図は原点付近の拡大図)

通常,磁気センサーなどの用途では高透磁 率が要求されるが,電源部品などの用途で必 要なのは低保磁力と低鉄損である。特に大電 流が流れるチョークコイルなどでは,磁気飽 和によるインダクタンスの低下を防ぐため, 磁心にエアギャップを設けるなどの手法で 見かけの透磁率を低下させて使用している。 しかし近年の電子機器の小型化により,磁心 のエアギャップからの漏れ磁束が他の電子 部品に悪影響を与えることが問題となって いる。本フラックス処理材は低透磁率,低保 磁力,低鉄損という,チョークコイルなどの 電源部品用磁心材料として理想的な特性を 有していると言える。

このような特異な磁気特性が発現した原因を探るため、試料の断面を光学顕微鏡で観察した。図 10 に、ナイタル液(3%硝酸エタノール溶液)でエッチングした試料の断面の写真を示す。フラックス未処理材の内部はガラス単相であり、通常のガラス単相材料の磁気特性、すなわち、高透磁率かつ低保磁力を示していることが分かった。それに対しフラックス処理材では、試料中央付近において、ガラス相中に100 µm 以下程度の結晶相が析出していることが確認された。



図 10. 通常の銅鋳型鋳造法(nonfluxed)とフラッ クス鋳造法(fluxed)で作製した(Fe_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05})₉₆ Nb₄ 金属ガラスリング状バルク試料の断面の光 学顕微鏡写真

また磁化過程の解析から,析出結晶相の磁 壁のピンニング力は比較的弱いことが分 かった。従って低透磁率化の原因は,析出結 晶相の磁壁のピンニングではなく, ガラス相 中に結晶相が析出することにより生じた内 部応力による応力誘導磁気異方性であると 推察される。

フラックス処理は本来,結晶化を抑制する 効果を持つが,本開発材料ではフラックス処 理により結晶化が促進されるという,従来と は正反対の結果となっている。この原因を明 らかにするために材料の組成分析を行った 結果,フラックス処理による合金組成の変化 は無く,組成の変化によりガラス形成能が低 下したのではないことが分かった。そこで材 料の内部構造を X 線回折で調査した結果(図 11),通常の結晶相が析出していることが分 かった。これより,フラックスと溶湯の化学 反応により, ε-FeSi 相の不均質核生成サイト として働く化合物相が生じたものと推察さ れる。



図 11. フラックス鋳造法(fluxed)で作製した (Fe_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05})₉₆Nb₄ 金属ガラスリング状バル ク試料の断面の X 線回折図形

本研究の成果により、フラックス処理により核生成を制御し、新奇な結晶相/ガラス相 複合材料を開発できる可能性が示され、磁性 材料のみならず、他の機能性材料や構造材料 への応用展開も期待できる。

(4) 参考文献

- [1] NIST-JANAF Thermochemical Tables, 4th ed., Pt. 1 and 2, edited by M. W. Chase Jr. (American Chemical Society and American Institute of Physics, 1998).
- [2] A. Inoue, B. L. Shen and C. T. Chang, Acta Mater. 52 (2004) 4093.

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6件)

 and Cu-mold casting," Journal of Applied Physics, vol. 105, 07A312 (3 pages), (2009), 査読有り.

- ② T. Yamamoto, N. Yodoshi, <u>T. Bitoh</u>, <u>A.</u> <u>Makino</u> and A. Inoue, "Soft magnetic Fe-based metallic glasses prepared by fluxing and water-quenching," Reviews on Advanced Materials Science, vol. 18, pp. 126–130 (2008), 査読有り.
- ③ <u>T. Bitoh</u> and D. Shibata, "Improvement of Soft Magnetic Properties of [(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ Bulk Metallic Glass by B₂O₃ Flux Melting," Journal of Applied Physics, vol. 103, 07E702 (3 pages), (2008), 査読有り.
- ④ <u>A. Makino, T. Bitoh</u>, A. Inoue and A. L. Greer, "Soft Magnetic Bulk Glassy Alloy Synthesized by Flux Melting and Water Quenching," Materials Science Forum, vols. 539–543, pp. 1921–1925 (2007), 査読有り.
- ⑤ <u>T. Bitoh, A. Makino</u>, A. Inoue and A. L. Greer, "Large Bulk Soft Magnetic [(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ Glassy Alloy Prepared by B₂O₃ Flux Melting and Water Quenching, " Applied Physics Letters, vol. 88, 182510 (3 pages), (2006), 査読有り.
- ⑥ <u>T. Bitoh, A. Makino</u>, A. Inoue and A. L. Greer, "Formation of Large Bulk [(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ Glassy Alloy by Flux Melting and Water Quenching," Materials Research Society Symposium Proceedings (Boston, Materials Research Society) vol. 903E, Z05–18 (6 pages) (2006), 査読有り.

〔学会発表〕(計10件)

- <u>T. Bitoh</u> and D. Shibata, "Constant permeability of (Fe_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05})₉₆Nb₄ bulk metallic glass prepared by B₂O₃ flux melting and Cu-mold casting," 53rd Annual Conference on Magnetism and Magnetic Materials, Austin, TX, USA (2008.11.11).
- <u>尾藤輝夫</u>,柴田大樹,「フラックス鋳造法 で作製した Fe-B-Si-Nb 金属ガラスの磁気 特性」,日本金属学会 2008 年秋期(第 143) 大会,熊本大学(2008.9.23).
- ③ <u>T. Bitoh</u> and D. Shibata, "Improvement of Soft Magnetic Properties of [(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ Bulk Metallic Glass by B₂O₃ Flux Melting," 52nd Annual Conference on Magnetism and Magnetic Materials, Tampa, FL, USA (2007.11.6).
- ④ 柴田大樹, <u>尾藤輝夫</u>, 「フラックス処理による金属ガラスの軟磁気特性の向上効果」, 日本金属学会 2007 年秋期(第 141)大会, 岐 阜大学(2007.9.19).
- ⑤ <u>尾藤輝夫</u>,「Fe 基金属ガラス大型試料の作

製とその磁気的・機械的性質」, あきた産 学連携フォーラム 2006—知の種苗交換会, 秋田ビューホテル (2006.11.27).

- ⑥ 吉年規治、山本篤史郎、<u>牧野彰宏</u>,井上明 久、<u>尾藤輝夫</u>,「Fe 基バルク金属ガラスに 及ぼすフラックス処理の影響」、日本金属 学会 2006 年秋期(第 139)大会、新潟大学 (2006.9.18).
- T. Bitoh, A. Makino, A. Inoue and A. L. Greer, "Formation of Large Bulk [(Fe_{0.5}Co_{0.5})_{0.75}B_{0.20}Si_{0.05}]₉₆Nb₄ Glassy Alloy by Flux Melting and Water Quenching," 2005 Materials Research Society Fall Meeting, Boston, MA, USA (2005.11.28).
- ⑧ <u>尾藤輝夫,牧野彰宏</u>,井上明久, A. L. Greer, 「フラックス法による Fe-Co-B-Si-Nbバル ク金属ガラスの作製」,日本金属学会 2005 年秋期(第 137)大会,広島大学(2005.9.30).
- ③ <u>尾藤輝夫,牧野彰宏</u>,井上明久, A. L. Greer, 「Fe 基軟磁性金属ガラス—低保磁力の起 源とフラックス法による大型試料作製の 試み」,第31回過冷金属研究会,東北大学 (2005.9.21)
- ① <u>尾藤輝夫</u>, <u>牧野彰宏</u>, 井上明久, A. L. Greer, 「フラックス法による Fe 基過冷却液体の 作製」, 粉体粉末冶金協会平成 17 年度春 季大会, 早稲田大学(2005.6.1).

[その他]

ホームページ等

http://www.akita-pu.ac.jp/system/mise/ material structure/bitoh/research.htm#GA

6. 研究組織

(1)研究代表者
尾藤 輝夫 (BITOH TERUO)
秋田県立大学・システム科学技術学部・
准教授
研究者番号: 40315643

(2)研究分担者
牧野 彰宏 (MAKINO AKIHIRO)
東北大学・金属材料研究所・教授
研究者番号: 30315642