M 元素置換型ゲーサイトを出発原料とした還元窒化プロセスによる α"-(Fe, M)₁₆N₂ナノ粒子 (M=Co, Al) の作製

○飛世 正博, 斉藤 伸(東北大学)

Synthesis of α "-(Fe, M)₁₆N₂ nanoparticles obtained by hydrogen reduction and subsequent nitrogenation

starting from α -(Fe, M)OOH (M=Al, Co)

Masahiro Tobise, Shin Saito (Tohoku University)

<u>はじめに</u> a"-Fe₁₆N₂ は高い飽和磁化 1680 emu/cm³と一軸結晶磁気異方性エネルギー 9.6×10⁶ erg/cm³ を示 すことから希土類フリーギャップ磁石材料としての可能性を有している¹⁾. 講演者らは水酸化鉄等を出発原料と して還元窒化を行うことにより a"-Fe₁₆N₂ 粒子を合成するプロセスにおいて, a"-Fe₁₆N₂相の生成率を高めることに より,より高い結晶磁気異方性の発現を目指して原料組成やプロセス条件を変え, a"-Fe₁₆N₂粒子およびその集 合体の形態と磁気特性との関係について一連の研究を行っている^{2),3)}. 今回は Fe の一部を Co と Al で複合置 換した a"-(Fe, Co, Al)₁₆N₂ ナノ粒子の合成を検討した.

<u>実験方法</u> 出発原料には単独置換した *a*-(Fe_{1-x}M_x)OOH ナノ粒子 (M=Co, Al, x=0, 0.02, 0.05) および複合置 換した *a*-(Fe_{0.95}Co_{0.02}Al_{0.03})OOH ナノ粒子を用いた. これらを 300~500 ℃ で 4 h 水素中還元し, 引き続き 150 ~180 ℃ で 5 h アンモニア中窒化を行った. 生成相は X 線回折, 磁気特性は VSM (最大印加磁場:15 kOe) で評価した.

実験結果 Fig. 1 に a-FeOOH, a-(Fe0.98Co0.02)OOH, a-(Fe0.95Al0.05)OOH, α-(Fe0.95Co0.02 Al0.03)OOHを出発原料とし て還元窒化処理を行った後のナノ粒子集合体の磁化 M15k, 保磁力 H_cを, 還元温度 T_r. および窒化温度 T_n. に対してプ ロットした. また α"-(Fe, M)16N2 相が生成した領域を示した. Co: 0.02 置換の場合, a" 相が生成したのは T_r: 340 ℃, T_n: 170 ℃ のときのみであった. このとき磁化 *M*_{15k} は 184 emu/g で置換なしの場合と同等であったが H。は低下した. Co 量を 増加し 0.05 とした場合, a" 相は生成しなかった. 一方 Al: 0.05 の場合は T_r:400~500 ℃, T_n:150~170 ℃ の広い範 囲にわたって α"相が生成した。このときの M15k は 137~173 emu/g, H_cは 1180~1480 Oe を示した. Co 置換系は高い磁 化が得られるものの生成条件は限られている. Al 置換系は 生成条件の範囲が広く高いHcが得られるが磁化が低い. そ こで Co: 0.02 と Al: 0.03 の複合置換系を検討した. この系で は T_r:400~500 ℃, T_n:160~170 ℃ の範囲にわたって a" 相が生成し M_{15k}は150~175 emu/g, H_cは1410~1850 Oe を示した. Table 1 に M_{15k} と H_c の代表的な値をまとめた. Co と Alの複合置換によりa"相が生成する還元,窒化条件の範囲 が広くなるとともに、Hcは CoとAl それぞれの単独置換よりも 高い値が得られ、磁化は Al 単独置換よりも高くすることがで きた. 講演では TEM 法による組織観察および回転ヒステリシ ス損失法による異方性磁界評価に基づき, α"-(Fe, M)₁₆N₂ ナ -ノ粒子集合体の構造と磁気特性との相関について報告する。



Fig. 1 Plots of M_{15k}/H_c of nanoparticles as a function of reduction temp. and nitrogenation temp. for several starting materials.

Table 1 M_{15k} and H_c of nanoparticles after reduction and nitrogenation for several starting materials.

Starting material	<i>M</i> _{15k} (emu/g)	H _c (Oe)
FeOOH	183	1026
(Fe _{0.95} Co _{0.02})OOH	184	773
(Fe _{0.95} Al _{0.05})OOH	137	1480
(Fe _{0.95} Co _{0.02} Al _{0.03})OC	0H 164	1850

<u>参考文献</u> 1) R. Skomski et al., *Scripta Mater.*, **112**, 3 (2016). 2) M. Tobise et al., *J. Magn. Soc. Jpn.*, **41**, 58 (2017). 3) M. Tobise et al., AIP Adv., **JMI2019**, 035233 (2019).

異なる粒径を有する鉄および酸化鉄ナノ粒子 共凝集体の作製と磁気特性

小川智之,[•]小坂奈月,山口恭周,斉藤伸 (東北大院工)

Synthesis of Fe-Fe₃O₄ coagulated nanoparticle assembly with different nanoparticle diameter T. Ogawa,[°] N. Kosaka, Y. Yamaguchi, S. Saito (Eng. Tohoku Univ.)

はじめに

単磁区強磁性ナノ粒子の集合体では、粒子間に働く磁気双極子相互作用が顕著になり、スーパースピング ラスや超強磁性などのバルク体とは大きく異なる磁気特性が発現することが報告されている.これまで、鉄 ナノ粒子と非磁性である金ナノ粒子の共凝集体において、粒子濃度を制御した場合における静的・動的磁気 特性を詳細に調べ、磁気相図を得てきた[1,2].本研究では、相互作用の変調を促進することを目的に、飽和 磁化の異なる鉄(Fe)ナノ粒子と酸化鉄(Fe₃O₄)ナノ粒子について、Fe ナノ粒子に対して粒径が小さい Fe₃O₄ ナノ粒子を合成し、それらの共凝集体の作製、ならびにそれらの磁気特性の評価を行った.

実験方法

Fe ナノ粒子の合成は、加熱したドデカン溶媒中に Fe(CO)s とオレイ ルアミンの反応前駆体を投入し撹拌を行った.一定時間反応させたの ち反応溶液を冷却し、アセトンで洗浄し真空乾燥によって粉末を得た. 一方、Fe₃O₄ナノ粒子の合成は、オレイルアミン溶媒中に Fe(CO)s とオ レイン酸を投入し、一定温度下で一定時間反応させ、冷却後アセトン で洗浄して粉末を得た.また、総重量に占める Fe ナノ粒子の割合を 0% から 100%まで変化させた Fe-Fe₃O₄ナノ粒子の複合粉末を作製し、トル エン中に再分散させエタノールを用いて分離し共凝集体を得た. 作製 したサンプルについて、透過型電子顕微鏡(TEM)を用いた構造評価 および、振動試料型磁力計(PPMS-VersaLab)を用いた磁化曲線ならび に交流磁化率測定装置(SQUID,PPMS-ACMS)を用いた複素磁化率の 評価を行った.

実験結果

Fe および Fe₃O₄ ナノ粒子の TEM 像をそれぞれ Fig.1,2 に示す. これ より, Fe および Fe₃O₄ ナノ粒子の平均粒径はそれぞれ 12.5 nm および, 3.4 nm となった. Fe, Fe₃O₄, 共凝集体について磁化曲線を測定した結 果を Fig.3 に示す. Fe および Fe₃O₄ ナノ粒子の飽和磁化はそれぞれ 113.1 emu/g, 56.1 emu/g となった. また, 共凝集体の飽和磁化は Fe および Fe₃O₄ ナノ粒子複合比によって, 系統的に変化することが分かった. 当 日は, 複素磁化率の温度依存性と磁気相図との関係について議論を行 う.

<u>参考文献</u>

- 1) K.Hiroi et al., J. Phys: Cond. Mat. 26, 176001 (2014).



Fig. 1 TEM image of Fe NPs.



Fig. 2 TEM image of Fe₃O₄ NPs.



Fig. 3 Magnetization curves of Fe-Fe₃O₄ NPs.

針状 Fe₃O₄/MnFe₂O₄/CoFe₂O₄ナノ粒子の合成と磁気特性

山田壮太、岸本幹雄、柳原英人 (筑波大学)

 $Synthesis \ and \ magnetic \ properties \ of \ needle \ shaped \ Fe_3O_4/MnFe_2O_4/CoFe_2O_4 \ nanoparticles$

S.Yamada, M. Kishimoto, and H. Yanagihara

(Univ. of Tsukuba)

はじめに

コアシェル構造を持たせた磁性粒子は、膨大なコア・シェル材料の組み合わせやシェル厚さの制御に加 えて、異なる材料界面の相互作用により、新たな機能性を持つ材料設計を可能とする^[1]。薄膜を用いた我々 の先行研究では、Coフェライト薄膜に MgO 基板との格子不整合による歪みを導入することで、大きな一軸 磁気異方性を発現することを確認している^[2]。しかし、磁石材料としてバルク化が困難であることから、こ の格子不整合によって誘導される大きな磁気異方性を微粒子試料において発現させることを目指している。 そこで、磁気記録材料として広く生産されている針状 Coエピタキシャル酸化鉄に注目し、この Coフェラ イトとマグネタイトとの間に大きな格子定数を持つ Mn フェライトを挟むことで、Coフェライトにエピタ キシャル歪みを導入させることを最終目標としている。今回の研究では、針状 Fe₃O₄/MnFe₂O₄/CoFe₂O₄ナノ 粒子の合成方法の確立と、結晶構造および磁気特性について検討した。

実験方法

コアとなる出発原料には、前駆体α-FeOOH を水素還元して 作った針状 Fe₃O₄を用いた。第一段階として、針状 Fe₃O₄およ び Fe²⁺、Mn²⁺イオンを含む水溶液に NaOH 水溶液を混合する ことで共沈させ、これをオートクレーブ内にて高温高圧下で反 応させた。沈殿物を数回水洗し中性にした後、乾燥させて粉末 状の試料とした。ここで、生成する MnFe₂O₄が針状 Fe₃O₄に対 し、質量比率 5~30%の範囲となるよう調製した。第二段階と して、その生成物と Fe²⁺、Co²⁺イオンを含む水溶液で、同様に 水熱合成を行った。ここで、CoFe₂O₄が前段階の生成物に対 し、質量比率 30%となるようにした。作製した試料の評価 として、透過型電子顕微鏡(TEM)での粒子形状観察、X線 回折(XRD)による結晶構造解析、振動試料型磁束計(VSM) による磁化測定を行った。



Fig. 1 XRD patterns of needle shaped Fe_3O_4 and samples ranging from 5 to 30 % in the mass ratio.

実験結果

Fig.1 に針状 Fe₃O₄および第一段階で作製した各試料の XRD パ ターンを示す。いずれの XRD パターンでも立方晶スピネル構造 の回折線が観測された。格子定数は針状 Fe₃O₄ で 8.393 Å、 Mn^{2+} イオンを含む水溶液で合成した試料では質量比率が増加するほど 大きくなり、質量比率 30%の試料で 8.408 Åである。Fig.2 に第 二段階で作製した各試料の磁化曲線を示す。飽和磁化、保磁力と もに質量比率 10%で最大値を示し、それぞれ M_s = 83.4 emu/g、 H_c = 1100 Oe であった。講演では、合成条件や結晶構造、表面状態 の観察について詳細な実験結果を報告する。

<u>参考文献</u>

[1] Q. Song, Z.J. Zhang, J. Am. Chem. Soc. 134, 10182-10190 (2012)

[2] T. Niizeki et al., Appl. Phys. Lett, 103 162407 (2013)



Fig. 2 Magnetic hysteresis loops for each sample prepared in the second stage.

置換反応による針状CoFe₂O₄および針状MnFe₂O₄ナノ粒子の合成と磁気特性評価

廣瀬大地、山田壮太、岸本幹雄、柳原英人 (筑波大学)

Synthesis and measurements of magnetic properties of needle-shaped nanoparticles of $CoFe_2O_4$ and $MnFe_2O_4$

by substitution reaction

D.Hirose, S.Yamada, M.Kishimoto, H.Yanagihara (Univ. of Tsukuba)

はじめに

針状の酸化鉄ナノ粒子は、その形状磁気異方性による高い保磁力を持つこと から磁気記録材料として広く生産されている[1]。なかでも $CoFe_2O_4$ は、大きな 磁気弾性効果を示すことで知られており、先行研究ではMgO(001)基板上で $CoFe_2O_4$ 薄膜をエピタキシャル成長させると、基板と薄膜戸の格子不整合によ って歪が生じ、大きな磁気異方性が発現することが報告されている[2]。そこで バルク材料への展開が可能な微粒子形態で適用を考え、格子不整合に伴う格子 歪を導入させる材料として、針状の酸化鉄ナノ粒子に注目した。このナノ粒子 の格子定数が調節可能となれば格子不整合を引き起こす材料の幅が広がる。そこで針 状Fe₃O₄を出発原料として針状CoFe₂O₄、針状MnFe₂O₄を作製することを目指し、本



Fig.1 XRD patterns of needle-shaped Fe_3O_4 , sample A, and sample B

研究では置換反応による針状CoFe₂O₄、針状MnFe₂O₄ナノ粒子の合成条件、結晶構造、磁気特性について検討した。

実験方法

出発原料として保磁力 3700e、 飽和磁化 78emu/gの針状Fe₃O₄を用いた。 まず針状Fe₂O₄、Co²⁺もしくはMn²⁺を含む水溶液とポリエチレングリコール を混合した。次に二種類の手法で微粒子を合成した。一つ目の手法では、混 合溶液を高温下で一定時間撹拌し反応させた。二つ目の手法では、混合溶液 をオートクレーブ中に入れ高温高圧下で反応させた。いずれの手法で反応さ せた試料も沈殿させ水洗することで余分なイオンや溶液を取り除き、60°Cで 乾燥させることで完成する。ここで反応時間、温度、金属イオンの仕込み量 を変化させて合成条件の最適化を行った。完成した試料の評価方法として結 晶構造解析に XRD、磁気特性評価に VSM を使用した。



needle-shaped Fe_3O_4 , sample A, and sample B

実験結果

Fig.1 に針状Fe₃O₄、Co と Fe の物質量比 55:45 で作製した試料 A、Mn と Fe の物質量比 59:41 で作製した試料 B の X 線回折パターンを示す。試料 A、試料 B ともに立方晶スピネル構造を示す回折線が観測された。また、針状Fe₃O₄、試 料 B の格子定数はそれぞれ 8.382Å、8.403Å となっており Mn を導入することで格子定数が 0.25%増加している。続い て Fig.2 に針状Fe₃O₄、試料 A、試料 B の磁化曲線を示す。それぞれの試料の保磁力は 370Oe、1840Oe、360Oe となっ た。講演では、各試料の合成条件、表面状態の観察、結晶構造や磁気特性に関する詳細な実験結果を報告する。

参考文献

[1]A.H.Morrish and L.A.K.Watt, J.Appl.Phys., 29, 1029 (1958) [2] T.Niizeki et al., Appl. Phys. Lett., 103, 162407 (2013)

偏極中性子小角散乱による中空 Fe₃O₄粒子の磁化解析

野村英志,松尾咲琴,小林悟,J. Manjanna¹,河村幸彦²,鈴木淳市²,大石一城²,廣井孝介³ (岩手大理工,¹Rani Channamma Univ.,²CROSS,³JAEA)

Magnetization analysis of hollow Fe₃O₄ particles by polarized small angle neutron scattering

E. Nomura, S. Matsuo, S. Kobayashi, J. Manjanna¹, Y. Kawamura², J. Suzuki², K. Ohishi², K. Hiroi³

(Iwate Univ. ¹Rani Channamma Univ., ²CROSS, ³JAEA)

はじめに

近年,磁気ハイパーサーミアの新たな応用可能性として,ナノ・サブミクロン強磁性粒子が示す スピン・ボルテックス構造(SV)が注目されている¹⁾. 我々は,中空 Fe₃O₄ サブミクロン粒子の磁気一 次反転曲線(FORC)測定を行い,SV がゼロ磁場近傍で形成し,*T* = 10~300 K の広温度範囲で安定的 に存在することを見出した²⁾.本研究では,最近の中性子小角散乱実験結果³⁾を踏まえ,偏極中性 子を用いて中空 Fe₃O₄粒子の SV 形成過程を再調査したので報告する.

実験方法

中空 Fe₃O₄ サブミクロン粒子(平均粒径: 417 nm, 平均孔径: 211 nm)について,大強度陽子加速器 施設(J-Parc)の中性子小角・広角散乱装置を用いて,温度T = 10,300 K,印加磁場 B = 1 T ~ -1 T の 条件で偏極中性子小角散乱実験を行った.中性子の入射方向に対して垂直方向に磁場を印加し,磁 場に対して垂直方向の磁気散乱強度I(q)_{V,mag}と平行方向の磁気散乱強度I(q)_{H,mag}を観測した.

実験結果

Fig.1(a), (b)に T = 10 K における $I(q)_{V,mag}$, $I(q)_{H,mag}$ の 磁場依存性をそれぞれ示す. 飽和状態の B = 1 T から磁場 を減少すると, SV の形成開始磁場(B~0.03T)で $I(q)_{V,mag}$ が 急激に減少し始め, 保磁力近傍の B = -0.03 T で最小を示 すことが分かった. 一方, $I(q)_{H,mag}$ は磁場の減少ととも に増加し, SV の形成磁場近傍で、 $I(q)_{V,mag}$ と同程度以上 の散乱強度を示すことが分かった.この結果は, 中空粒子 内において,磁場方向に垂直な強磁性的な磁気モーメント 成分の増大を示唆しており, SV 形成を示唆する FORC 測 定結果と矛盾しない.

謝辞

本中性子散乱実験はユーザープログラム(課題番号 2020A0014)のもと, J-PARC 物質・生命科学実験施設で 実施した.

<u>参考文献</u>

 N.A. Usov *et al.*, Scientific Reports, vol.8, 1224 (2018).
M. Chiba *et al.*, J. Mag. Mag. Mater., **512**, 167012 (2020)
M. Chiba *et al.*, 27aD-4,第 43 回日本磁気学会学術講演会概 要集



Fig.1 Magnetic field dependence of magnetic scattering Intensity in the (a) vertical and (b) horizontal directions at T = 10 K.