科学研究費助成事業

平成 27 年 6月 11日現在

研究成果報告書

機関番号: 12601 研究種目: 基盤研究(A) 研究期間: 2011~2014 課題番号: 23246110 研究課題名(和文)レアアースフリー強力超伝導磁石の創製と応用検討

研究課題名(英文)Development of rare-earth metal free superconducting strong magnets

研究代表者

岸尾 光二(Kishio, Kohji)

東京大学・工学(系)研究科(研究院)・教授

研究者番号:50143392

交付決定額(研究期間全体):(直接経費) 38,300,000円

研究成果の概要(和文):既存の強力磁石(Ndネオジム、Smサマリウム永久磁石、レアアースRE123系超伝導バルク磁石)と同等以上の磁力を有し、RE(希土類)を構成元素に用いない新しい小型強力磁石の候補として、金属間化合物超伝導体二ホウ化マグネシウム(MgB2)に着目し、バルク超伝導磁石の作製方法の確立と、磁力特性の基礎評価を目的に研究を行った。数学なサイズのMgB2バルク体の再現性良い作製技術を確立し、開発した低温磁力測定系を用いてその捕捉磁場特性の評価を行った。冷凍機冷却で比較的容易に到達可能な温度域でテスラクラスの強力な磁力を持つことを明らかにした。

研究成果の概要(英文): MgB2 is expected to be applied at 5-30 K using a compact cryocooler as rare-earth meatal free strong superconducting magnets. In this study we have developed reproducible fabrication process for disc-shaped MgB2 bulks with several centimeters in size and trapped field measurement system with GM cryocooler. Trapped field of MgB2 bulks showed several teslas at intermediate temperature which can be easily reached by compact cryocoolers.

研究分野: 固体化学

キーワード: 超伝導 磁石



1. 研究開始当初の背景

ネオジム磁石、サマリウム磁石、RE123 系超伝導磁石をはじめ、強力磁石はいずれも 希土類元素(RE: レアアース)を含む。また、 従来系の超伝導コイルは希少な液体ヘリウ ム(沸点 4.2 K)を冷却に要する。価格高騰が問 題となったレアアース、ヘリウムを国外から の全量輸入に頼るわが国にとって、代替材料 の研究開発は重要な課題である。

一方、超伝導バルク磁石は、永久磁石と同様に電磁石を用いて磁化(着磁)することで磁石となるが、これを超伝導転移温度以下の冷却下で行う必要がある。磁力はバルクのサイズとバルク内を循環する臨界電流密度(以後 J)の積で決まる。RE123系で研究が進み、30mmの小型バルクが17Tもの非常に強い磁力を持つのが特徴である。また、超伝導コイル磁石では困難な持ち運びも比較的容易で、小型簡易NMR、MRI等への応用が期待される。

金属間化合物二ホウ化マグネシウム (MgB2)は高温超伝導体の中で唯一、結晶粒界 の弱結合が無く、粉末の成型・焼結という簡 便な製法で、比較的高い臨界電流密度を持つ 試料を再現性良く作製可能である。

2. 研究の目的

既存の強力磁石(ネオジム、サマリウム永久 磁石、レアアース RE123 系超伝導バルク磁 石)と同等以上の磁力を有し、RE(希土類)を構 成元素に用いない新しい小型強力磁石の候 補として、金属間化合物超伝導体 MgB2 に着 目し、バルク超伝導磁石の作製方法の確立と、 磁力特性の基礎評価を目的に研究を行った。 具体的には、

(1)大型 MgB₂バルク体の作製技術の確立 (2)MgB₂バルク体の機械加工特性の確認 (3)冷凍機を用いた低温磁力測定系の開発 (4)MgB₂バルク体の捕捉磁場特性の評価 (5)MgB₂バルク体の機械強度の基礎評価 を検討項目とした。

3. 研究の方法

(1) MgとBを1:2の割合で秤量、混合し、 一軸加圧により直径 10-100 mm, 厚み 10 mmの円盤状となるように成型した。次いで、 化学的反応性に富む金属 Mgの酸化・蒸発を 防ぐため、準密閉環境下において Ar 雰囲気 中で 850℃, 3 h の熱処理を行うことで MgB₂ バルク体を得た。

(2) (1) で得たバルク体試料に対し、必要に応じ、切り出しや穴開けの機械加工を施し、顕微鏡による微細組織観察を行い、加工後の組織を評価した。

(3) 大口径超伝導マグネットと GM 冷凍 機・クライオスタット、計測機器を組み合わ せることで、5 K以下までの温度においてバ ルク磁石の着磁、捕捉磁場の計測が可能な測 定系を立ち上げた。試料の捕捉磁場の計測に はトランスバース型極低温ホール素子を用 いた。なお必要に応じて三軸ステージにより 空間分布を取得した。

(4) 得られた MgB₂ バルク体試料を(3)で 準備した冷凍機で冷却し、超伝導マグネット を用いて磁場下冷却 (FC) 条件により 6 T の 磁場下で着磁した。バルク体の捕捉磁場はバ ルク体表面中心に配置したホール素子を用 いて測定した。試料温度は試料表面に配置し たセルノックス温度センサーを用いて測定 した。また、バルク体から切り出した試料片 に対して、SQUID により磁化測定を行った。 (5) 得られた MgB₂ バルク体試料を小片試 料に加工し、ロードセルを用いて圧縮力を加 え、圧縮強度の評価を行った。

4. 研究成果

(1) 大型 MgB₂バルク体の作製技術の確立

作製した20 mm¢の MgB₂₂バルク体につい て、顕微鏡を用い微細組織観察を行った。焼 成前後の反応性を評価するため、レーザー顕 微鏡にて光学観察を行った結果を、図1に示 す。焼成前試料の微細組織は、原料粉である ホウ素(赤茶色)とマグネシウム(銀色)に 由来する色が確認でき、色ムラもなく均一に 混合できていることが分かった。焼成後の試 料では、原料粉末同士の反応が進み、MgB₂ 由来の青みがかった黒色が確認できた。



図1 MgB₂バルク体の焼成前後における光 学顕微鏡像((左)焼成前,(右)焼成後)

 MgB_2 バルク体内の均一性を評価するため、 内部の空隙のばらつきの評価を行った。焼成 後の MgB_2 バルク体の X線 CT スキャン像を 図 2 に示す。図 2 (左)の黒い部分が空隙を 表している。また図 2 (右)に空隙を抽出し た像を示すが、比較的均一に分散して空隙が 試料内に存在していることが分かった。



図 2 焼成後の MgB₂バルク体の CT スキャ ン像((左)二次元断面、(右)空隙分布)

超伝導特性を評価したところ、MgB2 バル ク体の超伝導転移温度 T_cは約 38 K であった。 磁化ヒステリシスから見積もった臨界電流 密度 *J*。は 20 K、自己磁場下において 2.5 x 10⁵ A/cm² であった。*T*。, *J*。ともに MgB₂線材、バ ルクで得られる典型的な値であった。

また、直径 100 mm までの比較的大型 MgB2 バルク体を同様の製法で作製したとこ ろ、マクロスケールのクラック等はみられず 均一な組織を有することが分かった。*T*c、*J*c はバルク径の異なる試料においても同様で あった。この結果は、MgB2 バルク体におい ては、組織的な均一性や良好な超伝導特性を 維持したままサイズのスケールアップが図 れることを示唆する。

以上より、大型 MgB₂バルク体の作製に必要な基盤的知見を得た。

(2) MgB₂バルク体の機械加工特性

超伝導バルク磁石を応用で用いる際には、 応用形態に沿った形状加工が必要である。例 えば、磁気分離等の強力磁石として用いる場 合は、磁石をある程度の範囲にわたり敷き詰 めるため、タイル形状であることが望まれ、 アンジュレータの加速器用磁石として用い る場合は半円の形状で用いられる。 MgB2 バルク体を様々な応用で用いられることを 考え、その機械加工特性の評価を行った。

円盤状の MgB2 バルク体を精密切断機によ り、多角形形状に加工した。充填率が 50%程 度であり、比較的硬度が小さいということも 由来し、試料表面に振動によるクラック、欠 け等は見られなかった。四角形状の角の部分 を電子顕微鏡で観察したところ、ひび等は見 られず、想定通りに加工を施すことができた。 以上から、MgB2 バルク体は加工性に優れ、 任意形状への加工が可能であり、応用上有利 な材料であることを明らかにした。

(3) 冷凍機を用いた低温磁力測定系の開発 超伝導バルク磁石の磁石特性の評価は、研 究が進んでいる RE123 系(超伝導転移温度 約94 K)の場合、主として液体窒素冷却下(77 K) で行われていた。MgB2 バルク磁石の磁 石特性評価は、40 K 以下の冷却下で行う必要 があるため、冷凍機冷却測定系を開発した。

5 K 以下までの温度においてバルク磁石の 着磁、捕捉磁場の計測を行うため、大口径超 伝導マグネットと GM 冷凍機・クライオスタ ット、計測機器を組み合わせた測定系を開発 した。環境温度、外部磁場の制御・計測とト ランスバース型極低温ホール素子を用いた 試料の捕捉磁場の計測が可能な仕様とした。

また、冷凍機冷却下における任意温度での 磁場分布計測のため、3軸ステージを用いた 走査型極低温ホールプローブを開発した。

(4)MgB2 バルク体の捕捉磁場特性の評価
 ①磁化ヒステリシス

強磁性材料を用いた永久磁石の磁石性能 を表わす指標としては従来、残留磁化 Br、保 磁力 Hc、および最大エネルギー積 (BH)max があり、これら3つの値はいずれもが大きい ほど、高性能な磁石とされる。超伝導バルク 磁石における強磁性発生のメカニズムは強 磁性永久磁石と原理的に全く異なるが、同様 の巨視的パラメータが明確に存在し、その特 性は強磁性磁石と巨視的に等価であること を示すことが必要である。この目的のために ヒステリシス測定を実行した。

30 mm φ MgB₂ バルク試料を所定の温度に 無磁場下で冷却した後、一定速度で外部磁場 (±8 T) をサイクリックに印加し、バルク 二個を対向させたジオメトリに於いて、中心 部に定置したホール素子により局所磁束密 度 bcenter を記録した。図3には、温度 10, 20, 30 Kにおける bcenter の反時計回りの測定結果 を示す。初磁化曲線においては、増磁をして もしばらくは b=zero であり、円盤形磁石の 中心軸上で外部磁場は試料内の超伝導遮へ い電流により完全に遮へいされている。さら に増磁すると T=10 K の場合、約 3.8 T で bcenter が増加し始める。この時の磁場を、中 心到達磁界 Hp と呼ぶ。さらに増磁を続ける と $H_{rev}=6$ T強において b_{center} は $B=\mu_0H$ に一 致しそのまま 8T まで線形に増加する。

次に印加磁場を折り返して減磁すると、 b_{center} は $B=\mu_0 H$ に沿って下降するが H_{rev} に おいて今度は左方向へ枝分かれし、傾斜を緩 めながら移動する。さて、外部磁場がゼロに 到達した時、残余する(ここでは局所)磁束 密度が残留磁束密度(捕捉磁場) b_r である。

さらに外部磁場を負の方向に変えると、 bcenter はゆるやかに傾斜を強めながら-Hp 直 前で最大傾斜に達して zero ラインを横切る。 この時の磁場が、保磁力-Hc と定義できる。 減磁を続けさらに-8T で正側に折り返し増磁 を行なうと反対側の 8T に達するまで、図3 でわかるように完全に対称なヒステリシス ループが完成することがわかった。また以上 のサイクリックループは何度繰り返しても 一致することから、超伝導バルク磁石の巨視 的性質はスピンに基づく強磁性永久磁石と 等価であることが証明された。



図3 MgB₂バルク磁石の10,20,30Kにお けるBHヒステリシスループ。

②磁場分布特性

次に磁気計測に要求される磁場均一性の 評価を行った。30 mmøMgB2 バルク磁石の 磁場分布を測定したところ、理想的な円錐型 分布を有することが明らかになった。



図4 MgB₂バルク磁石の磁場分布特性 ((a)3 次元, (b)動径断面, (c)高さ断面)

<u>③MgB₂ バルク磁石の捕捉磁場に及ぼすサイ</u>ズ、アスペクト比効果

MgB2 バルク磁石の捕捉磁場の決定因子を 評価するため、同一の厚みを持ち直径(サイ ズ)のみ異なる一連の円盤状試料、同一の直 径(20 mm)を持ち厚みのみ異なる一連の円盤 状試料を作製し、捕捉磁場を測定した。

直径 10-60 mm ϕ , 厚さ 10 mm のバルク体 試料を 20 K において着磁後、バルク体表面 中心の位置において捕捉磁場を測定したと ころ、直径 10 mm ϕ 試料の 20 K における捕 捉磁場は約 1 T であったが、直径 20 mm ϕ 試料で約 1.5 T、直径 30 mm ϕ 試料で約 1.8 T、 最大の直径 60 mm ϕ 試料では約 2.2 T が得ら れ、バルク径の増大とともに捕捉磁場は向上 する傾向を示した。一方で、直径 30 mm ϕ 以下の試料と比較すると、直径 40 mm ϕ 以上 のバルク径がより大きな試料において、捕捉 磁場の増加率は緩和する傾向がみられた。

次に、バルク厚の異なる MgB₂ バルク体の 着磁後の捕捉磁場の温度依存性を図 5 に示 す。捕捉磁場はバルク厚ととともに系統的に 減少し、バルク厚 1 mm のときの捕捉磁場は 10 mm のときの約 54%であった。バルク厚 と捕捉磁場の関係について、規格化した電流 密度を一定として Biot Savart 則により見積 もったところ、厚みが薄い試料において、捕 捉磁場のシミュレーションと実測値の間に 乖離が見られ、実測値が高くなる傾向を示し た。

以上のサイズ、アスペクト比依存性からは、 MgB2 バルク磁石においては捕捉磁場特性に 比較的強い *J*c の磁場依存性が影響を及ぼし ており、そのモデル化には電流密度を磁場の 関数として導入する必要があることが示唆 された。



図 5 MgB₂バルク磁石の捕捉磁場温度依存性 のサイズ効果。

④高性能 MgB2 バルク磁石の捕捉磁場評価 上述の結果から、改良型プロセスにより Jc の外部磁場依存性を改善した MgB2 バルク磁 石について、対向型ジオメトリ中心部におい て捕捉磁場測定を行った。7 K で目標として いた 5 T が得られた。1.5, 3, 4 T の磁場強度 が、それぞれ 28, 20, 15 K で得られた。これ らは冷凍機冷却により、比較的容易に到達可 能な温度域で有り、MgB2 超伝導バルク磁石 のクライオマグネット応用への有望性が示 された。

(5)MgB2 バルク体の機械強度の基礎評価 最もスタンダードな MgB2バルク体の圧縮 強度を評価した結果、約50 MPa であり、一 般的なセラミックス材料より小さいため何 らかの補強が必要であることが明らかにな った。

5. 主な発表論文等 〔雑誌論文〕(計12件)

[1] <u>A. Yamamoto</u>, H. Tanaka, <u>J. Shimoyama, H.</u> <u>Ogino, K. Kishio</u> and T. Matsushita: "Towards the realization of higher connectivity in MgB₂ conductors - *in-situ* or sintered *ex-situ*?," *Japanese Journal of Applied Physics* 51, 010105 1-6 (2012). 査 読 有 り DOI: 10.1088/0953-2048/25/3/035007

[2] H. Tanaka, <u>A. Yamamoto, J. Shimoyama, H.</u> <u>Ogino and K. Kishio</u>: "Strongly connected *ex situ* MgB₂ polycrystalline bulks fabricated by *solid-state self-sintering*," *Superconductor Science & Technology* 25, 115022 1-7 (2012). 査 読有り DOI: 10.1088/0953-2048/25/11/115022
[3] T. Matsushita, J. Tanigawa, M. Kiuchi, <u>A.</u> <u>Yamamoto, J. Shimoyama and K. Kishio</u>: "Effect of packing density on the critical current density at high magnetic fields in polycrystalline MgB₂ superconductors," *Japanese Journal of Applied* Physics 51, 123103 1-7 (2012). 査読有り DOI: 10.1143/JJAP.51.123103

[4] A. Ito, <u>A. Yamamoto, J. Shimoyama, H.</u> <u>Ogino and K. Kishio</u>: "Synthesis of denser *in-situ* MgB₂ bulks using MgB₄ precursor," *IEEE Transactions on Applied Superconductivity* 23, 7101005 1-5 (2013). 查 読 有 ϑ DOI: 10.1109/TASC.2013.2240035

[5] <u>M. Muralidhar</u> ほか5名: "Optimization of the fabrication process for high trapped field MgB₂ bulks," *Physica C* 494, 85-88 (2013). 査読有り DOI: 10.1016/j.physc.2013.04.012

[6] <u>M. Muralidhar</u>, Y. Fukumoto, <u>A. Ishihara</u>, K. Suzuki, <u>M. Tomita</u>, M. R. Koblischka, <u>A. Yamamoto and K. Kishio</u>: "Recent developments in melt processed Gd-123 and MgB₂ materials at RTRI," *Physica C* 496, 5-10 (2014). 査読有り DOI: 10.1016/j.physc.2013.05.029

[7] S. Mizutani, <u>A. Yamamoto, J. Shimoyama, H.</u> <u>Ogino and K. Kishio</u>: "Understanding routes for high connectivity in *ex-situ* MgB₂ by self-sintering," *Superconductor Science* & *Technology* 27, 044012 1-7 (2014). 査読有り DOI: 10.1088/0953-2048/27/4/044012

[8] <u>A. Yamamoto, A. Ishihara, M. Tomita and K.</u> <u>Kishio</u>: "Permanent magnet with MgB₂ bulk superconductor," *Applied Physics Letters* 105, 032601 1-4 (2014). 査読有り DOI: 10.1063/1.4890724

[9] S. Mizutani, <u>A. Yamamoto, J. Shimoyama, H.</u> <u>Ogino and K. Kishio</u>: "Self-sintering-assisted high intergranular connectivity in ball-milled *ex situ* MgB₂ bulks," *Superconductor Science* & *Technology* 27, 114001 1-8 (2014). 査読有り DOI: 10.1088/0953-2048/27/11/114001

[10] A. G. Bhagurkar ほか 5 名: "Synthesis of highly connected bulk MgB₂ by infiltration and growth," *Superconductor Science & Technology* 28, 015012 1-6 (2015). 査読有り DOI: 10.1088/0953-2048/28/1/015012

[11] Y. Shimada ほか 8 名 "Microstructural characteristics of ball-milled, self-sintered ex-situ MgB₂ bulks," *IEEE Transactions on Applied Superconductivity* 25, 6801105 1-5 (2015). 査読 有り DOI: 10.1109/TASC.2014.2379928

[12] S. Sugino, <u>A. Yamamoto, J. Shimoyama, and</u> <u>K. Kishio</u>: "Enhanced trapped field in MgB₂ bulk magnets by tuning grain boundary pinning through milling," *Superconductor Science* & *Technology* 28, 055016 1-7 (2015). 査読有り DOI: 10.1088/0953-2048/28/5/055016 〔学会発表〕(計88件)

[1] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*,: 3 Tesla MgB2 Bulk Superconducting Magnet , 22nd Magnet Technology Conference, Parc Chanot , Marseille(France), 2011.9.14.

[2] H. Tanaka *et al.*,: Relationship between sintering conditions and critical current properties of ex-situ MgB2 bulks, 10th EUCAS, World Forum Den Haag, Hague(Netherlands), 2011.9.22.

[3] <u>A. Yamamoto</u>: MgB2 bulk superconducting magnet, The 15th Japan-US Workshop on Advanced Superconductors (招待講演), Sumitomo Club, Osaka(Japan), 2011.10.29.

[4] <u>M. Tomita</u> *et al.*, Bulk Superconductors for Magnetic Applications, 46th ISS(招待講演), Funabori Tower Hall, Tokyo(Japan), 2011.10.6.

[5] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*, Development of large size MgB2 bulk magnet , 2012 MRS Spring Meeting & Exhibit, Moscone West and San Francisco Marriott, San Francisco(USA), 2012.4.13.

[6] A. Ito *et al.*, Synthesis of dense MgB2 bulks using MgB4 precursor, ICMC2012, Fukuoka Intl. Congress Center, Fukuoka(Japan), 2012.5.17.

[7] <u>A. Yamamoto</u>: Understanding The Routes to Superior Intergrain Connectivity and Critical Current Density in MgB2 Superconductor, Intl. Union of Materials Societies Int'l Conf. on Electronic Materials (招待講演), PACIFICO Yokohama, Yokohama(Japan), 2012.9.25.

[8] A. Ito *et al.*, Synthesis of dense MgB2 bulks using high purity MgB4 precursor, Applied Superconductivity Conference 2012, Oregon Convention Center, Portland(USA), 2012.10.10.

[9] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*, Development of MgB2
bulk superconducting magnets, ASC2012,
Oregon Convention Center, Portland(USA),
2012.10.11.

[10] <u>A. Yamamoto</u>: Synthesis of MgB2 bulks and their field trapping properties, 25th ISS(招待講 演), Funabori Tower Hall, Tokyo(Japan), 2012.12.4.

[11] <u>A. Ishihara</u> *et al.*, MgB2 superconducting bulk for permanent magnet applications, 12th EUCAS, Genova(Italy), 2013.9.16.

[12] S. Mizutani *et al.*, Development of high connectivity ex-situ MgB2 bulks and wires by novel self-sintering technique, 26th ISS, Funabori Tower Hall, Tokyo(Japan), 2013.11.20.

[13] S. Mizutani *et al.*, Development of High Connectivity ex-situ MgB2 Bulks by Promotion of Self-Sintering, 2014 MRS Spring Meeting & Exhibit, Marriott Marquis, San Francisco(USA), 2014.4.23.

[14] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*, Development of MgB2 superconducting bulk permanent magnet ICSM2014 (招待講演), Kervansaray Lara Convention Center, Antalya(Turkey), 2014.4.29.

[15] <u>A. Yamamoto</u>: Can we realize self-assembled, strongly connected grain-boundaries in high performance MgB2 bulks and wires?, International Conference "Superconductivity for Energy 2014"(招待講演), Savoy Beach Hotel, Paestum (Italy), 2014.5.18.

[16] <u>A. Ishihara</u> *et al.*, Development of MgB2 superconducting bulk for novel permanent magnet applications, Applied Superconductivity Conference 2014, Charlotte Convention Center, Charlotte(USA), 2014.8.12.

[17] S. Sugino *et al.*, Thickness dependence of trapped field in MgB2 superconducting bulk magnets, Applied Superconductivity Conference 2014, Charlotte Convention Center, Charlotte(USA), 2014.8.12.

[18] <u>M. Tomita</u> *et al.*, Evaluation of trapped field property in MgB2 superconducting bulk, The 15th IUMRS-International Conference in Asia, Fukuoka Univ., Fukuoka (Japan), 2014.8.24.

[19] S. Sugino *et al.*, Field trapping properties of MgB2 bulk magnets with varied grain size, 27th ISS, Funabori Tower Hall, Tokyo(Japan), 2014.11.27.

[20] S. Mizutani *et al.* ,Synthesis of high connectivity ex-situ MgB2 bulks by short time self-sintering, 27th ISS, Funabori Tower Hall, Tokyo(Japan), 2014.11.27.

[21] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*, "Development of superconducting bulk permanent magnet," 2015 *MRS Spring Meeting & Exhibit*(招待講演), San Francisco Marriott Marquis, San Francisco (USA), 2015.4.7.

[22] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*, "Enhanced trapped field in MgB2 bulk magnets by tuning grain boundary pinning," 9th PASREG (招待講演), Liege (Belgium), 2015.9.2-4.

[23] <u>A. Yamamoto</u> *et al.*, "Enhanced trapped field in MgB₂ bulk magnets by tuning grain boundary pinning" 12th EUCAS(招待講演), Convention Center of Lyon, Lyon (France), 2015.9.6-10

〔図書〕(計1件)

[1] <u>A. Yamamoto and K. Kishio</u>: "Bulk MgB₂ permanent magnet," *Intermediate* superconductors for applications: MgB₂, World Scientific (London), Ed: René Flükiger, Chapter 6 (2015). (出版予定)

〔産業財産権〕
 ○出願状況(計0件)
 ○取得状況(計0件)

〔その他〕 ホームページ等

```
6. 研究組織
```

(1)研究代表者
 岸尾 光二(KISHIO, Kohji)
 東京大学・大学院工学系研究科・教授
 研究者番号: 50143392

(2)研究分担者
 山本 明保 (YAMAMOTO, Akiyasu)
 東京大学・大学院工学系研究科・助教
 研究者番号: 20581995

荻野 拓 (OGINO, Hiraku) 東京大学・大学院工学系研究科・助教 研究者番号:70359545

下山 淳一 (SHIMOYAMA, Junichi) 東京大学・大学院工学系研究科・准教授 研究者番号:20251366

富田 優(TOMITA, Masaru)
 鉄道総合技術研究所・研究開発推進室・担当部長
 研究者番号:40462915

石原 篤(ISHIHARA, Atsushi) 鉄道総合技術研究所・材料技術研究部・研 究員 研究者番号:00568347

ミリヤラ ムラリダ (MIRYALA,
 Muralidhar)
 鉄道総合技術研究所・材料技術研究部・主
 任研究員
 研究者番号:90415951
 (平成 25 年 10 月まで、異動のため。)

```
(3)連携研究者
```

(4)研究協力者
赤坂 友幸 (AKASAKA, Tomoyuki)
杉野 翔 (SUGINO, Sho)
岩瀬 和至 (IWASE, Kazuyuki)
廣田 哲也 (HIROTA, Tetsuya)