# 研究助成成果報告

# 第1回日本金属学会フロンティア研究助成成果報告(1)

日本金属学会フロンティア研究助成は,教育・研究機関での金属及びその関連材料分野の学術研究及び技術研究の発展や若 手研究者の育成や奨励を目的で2020年度に設立されました.第1回フロンティア研究助成受給テーマ10件の研究期間終了に 伴い,その成果をまてりあ9号および10号で報告します.

# 「金属/酸化物異相界面を利用した面欠陥導入による 水電解触媒の高機能化」

#### 1. 研究期間: 2020年9月~2022年9月(2年間)

#### 2. 研究の概要

本研究では、水電解反応に用いられる IrO<sub>2</sub> 触媒の高活性 化・使用量削減を見据え、触媒活性支配する構造因子として 面欠陥を新たに提示し、その制御による触媒高機能化原理を 創出することを目的とする.

面欠陥の影響を明確化するため、よく構造が規定された単 結晶薄膜モデル触媒を作製する.貴金属単結晶を基板とし、 その上に IrO<sub>2</sub>ナノ薄膜をエピタキシャル成長させ、金属基 板/酸化物薄膜間の格子ミスフィットを利用し薄膜中への面 欠陥導入を試み、その触媒特性への影響を明らかにする.酸 化物の触媒特性に対し面欠陥の影響を調べた実験報告例はこ れまで無く、その新規性・独自性は極めて高い.本研究で目 標とした「面欠陥の導入による触媒特性の向上」が実証され た際には、世界的競争分野である水素エネルギー関連触媒材 料の開発に大きなインパクトを与えることが期待される.ま た、面欠陥が触媒作用に与える影響は金属・化合物に限らず 他の触媒分野においても未だ議論の中にある.したがって、 期待される成果が得られた場合の触媒材料研究に対する学術 的波及効果は大きい.

#### 3. 研究実施の概要(実施状況・研究成果等)

本研究では当初の目的通り,まず各種貴金属単結晶基板上 へのアークプラズマ蒸着(APD)法による IrO<sub>2</sub> 単結晶薄膜の 形成を試みた.しかし,貴金属単結晶上にエピタキシャル薄 膜は得られず,面欠陥を観察することもできなかった.そこ で,基板を貴金属から酸化物に変更し,IrO<sub>2</sub> 単結晶薄膜の 形成を試みた.酸化物基板として用いた TiO<sub>2</sub>(110)は IrO<sub>2</sub> と同じルチル型構造を有するため,エピタキシャル成長が可 能であると判断した.



図1 TiO<sub>2</sub>(110)単結晶基板上に成長した IrO<sub>2</sub>薄膜の HAADF-STEM 像.

図1にTiO<sub>2</sub>(110) 基板上にAPD 法により作製したIrO<sub>2</sub> 薄膜の走査透過電子顕微鏡像を示す.TiO<sub>2</sub> 基板上にIrO<sub>2</sub> 薄 膜が基板の原子配列を保ってエピタキシャル成長しているこ とがわかる.目的とした明瞭な面欠陥は確認されなかったも のの,IrO<sub>2</sub>層の表面側では一部原子配列がずれた箇所が観 察された.

図2にIrO<sub>2</sub>(110)表面モデル, 膜厚4nm および6nm の IrO<sub>2</sub>薄膜の in-plane XRD パタンを示す. 図 2(a) に示すよ うにルチル型構造の(110) 面は [001] 方向と [110] 方向で異な る原子配列を取り、異方性を有する、そこで、それぞれの方 位について XRD パタンを測定した.(b)の[001]方向につい て測定した XRD パタンから4nm,6nm のいずれの試料に おいても,バルクの IrO2 に対し高角側に(002)面の回折ピー クが現れ,膜厚が薄いほど高角シフトした.回折ピーク位置 より見積もった4nm,6nm 試料に加わる格子ひずみはそれ ぞれ-3.6%, -2.7%であった.一方,  $[\bar{1}10]$ 方向では, 6 nm 試料でバルクの  $IrO_2$  とほぼ一致し、4 nm 試料はわずか に低側にシフトし,格子ひずみは+0.5%であった. TiO<sub>2</sub>に 対し IrO<sub>2</sub>は a(b)軸(図 2(a)中[110]から45度ずれた方向)の バルク格子定数が約2%小さく, c 軸(図2(a)中[001]方向) の格子定数は6%大きい. in-plane XRD の結果はこのバル クの格子定数差をよく反映しており、TiO2 基板上にエピタ キシャル成長した IrO<sub>2</sub>(110)薄膜には[001]方向に異方的な 圧縮ひずみが加わり, 膜厚が薄くなるほどひずみ量が増加す ることがわかった.



図 2 (a) IrO<sub>2</sub>(110)表面モデル. (b, c)[001]および[Ī10]方 向について測定した in-plane XRD パタン.

図 3 (a) に N<sub>2</sub> 脱気した 0.1 M HClO<sub>4</sub> 中で測定した IrO<sub>2</sub> (110)薄膜の分極曲線を示す. サイクリックボルタモグラム から表面積の指標となる表面吸着 OH 種の電荷量を算出 し,規格化している. 図から明らかなように,4 nm 試料は 6 nm 試料に対し低電位側から酸素発生反応に起因する電流 が立ち上がっており,高活性であることがわかる. 図(b)に 1.0 V-1.8 V 間の電位サイクル耐久性試験を3000サイクル施 した際の 5  $\mu$ A/cm<sub>2</sub> における酸素発生過電圧の変化を示す. いずれの試料もサイクル数の増加に伴い徐々に電位が上昇す



図3 (a) IrO<sub>2</sub>/TiO<sub>2</sub>(110) 試料の分極曲線.(b) サイクル試験 下における過電圧の推移.

るものの, 顕著な劣化は見られず, 4 nm 試料が 6 nm 試料 に対し約 90 mV 低い電位を維持した. 6 nm 試料の過電圧は 既報の 8 nm 試料の値(J. Am. Chem. Soc. 2017, 139, 3473)に ほぼ一致したことから,より大きな異方ひずみが加わってい る 4 nm 試料が優れた酸素発生触媒活性,耐久性を有するこ とが明らかになった.

更に、 $IrO_2$  触媒で得られた知見を元に、触媒を RuO<sub>2</sub>に変 え SnO<sub>2</sub>を中間層とした RuO<sub>2</sub>/SnO<sub>2</sub>/TiO<sub>2</sub>(110)積層構造を 作製し、触媒特性を評価したところ SnO<sub>2</sub>層の存在により飛 躍的に触媒活性および耐久性が向上することがわかった.以 上より、 $IrO_2$  および RuO<sub>2</sub>(110)表面に異方ひずみを加え、 ひずみ量を制御することにより触媒特性を向上できることが 明らかになった.当初目的であった面欠陥の導入は叶わなか ったものの、「異方ひずみ」という酸素発生触媒特性向上の ための新たな構造因子を発見するに至った.本研究で得られ た成果を進展させることにより、異方ひずみの制御に基づく 触媒開発へと繋がることが期待される.

# 4. 成果の発表(例:大会発表,会誌, Materials Transactions 投稿,特許出願等)

1. 林 謙汰,横井瑞穂, 轟 直人,和田山智正, TiO<sub>2</sub>(110) 基板上にアークプラズマ堆積した IrO<sub>2</sub>の酸素発生特性,日 本金属学会2021年春期講演大会,2021年3月16日

2. 轟 直人,林 謙汰,横井瑞穂,和田山智正,気相法により作製した IrO<sub>2</sub>/TiO<sub>2</sub>(110)表面系の酸素発生反応特性,電気化学会第88回大会,2021年3月22日

3. Naoto Todoroki, Ryutaro Kudo, Kenta Hayashi, Mizuho Yokoi, and Toshimasa Wadayama, Oxygen Evolution Activity of  $RuO_2/MO_2/TiO_2(110)$  (M=Ir, Sn) Surfaces in Acidic Electrolyte, 242nd ECS meeting, 2022年10月9日

4. 轟 直人,工藤龍太郎,林 謙汰,横井瑞穂,和田山智正, RuO<sub>2</sub>/MO<sub>2</sub>/TiO<sub>2</sub>(110)(M=Sn, Ir)積層構造の酸素発生反応 活性,第46回電解技術討論会,2022年11月17日

5. 楢木奈桜美, 轟 直人, 和田山智正, TiドープRuO<sub>2</sub> (110)薄膜電極の酸素発生反応特性, 日本金属学会2023年春 期講演大会, 2023年3月7日

5. 本研究終了後の計画等(今後の計画,本研究に関連した 今後の助成の申請予定等)

本研究助成によって得られた成果の一部をもとにした研究 テーマ「ルチルヘテロ構造を利用した異方歪みの導入による 水電解触媒の高活性化」が科研費挑戦的研究(萌芽)に採択さ れ,現在実施中である.また,異種元素ドーピングが RuO<sub>2</sub> の酸素発生特性におよぼす影響を明らかにするため,本助成 で得られた試料作製法のノウハウを活かし,異種元素ドープ RuO<sub>2</sub>(110)単結晶薄膜モデル触媒を用いた研究を平行して行 なっている.更に,関連研究については各種国プロジェクト や科研費などの研究助成に応募予定である.

- 研究代表者:轟 直人(所属)東北大学大学院環境科学研 究科
- 7. 共同研究者(研究実施者)

和田山智正, 東北大学大学院環境科学研究科, 教授

林 謙汰,東北大学大学院環境科学研究科,博士後期課程学 生

横井瑞穂,東北大学工学部材料科学総合学科,学部学生(研 究当時)

工藤大輔,東北大学工学部材料科学総合学科,学部学生(研 究当時)

楢木奈桜美, 東北大学工学部材料科学総合学科, 学部学生

「輸送機器の画期的軽量化を実現する新次元軽量 ハイエントロピー鋳造合金の開発」

# 1. 研究期間: 2021年3月~2023年2月(2年間)

#### 2. 研究の概要

超軽量構造材料の社会実装,とりわけ新次元の超軽量ハイ エントロピー鋳造合金の創成による自動車を中心としたモビ リティーの画期的な重量軽量化の実現は,温室効果ガス CO<sub>2</sub>の低減を実現する切り札となる.本研究では,第一原 理計算データベース・電子状態計算・CALPHAD・プロセ ス指向型合金設計法を複合した新規合金設計と,既存汎用装 置を用いた鋳造法の適用という独自の視点から,軽量ハイエ ントロピー鋳造合金の開発を行う.軽量ハイエントロピー合 金開発の最大の問題点は,鋳造法による試料作製法が確立さ れていないことにある.本研究より獲得・蓄積される合金設 計・プロセス両面からの超軽量ハイエントロピー鋳造合金の 開発に向けた世界初の基礎知見は,我が国における軽量ハイ エントロピー合金開発の起点となる.さらに「既存汎用装置 を用いた鋳造法の適用」という概念にもとづく研究により, 単純な革新的新材料開発だけではなく,新材料開発を通じた 地方創生という材料科学のフロンティアを切り開く.

#### 3. 研究実施の概要(実施状況・研究成果等)

これまで開発してきた真空雰囲気を利用しなくても鋳造可 能な Al-Mg-Li-Ca 合金では Al<sub>2</sub>Ca 金属間化合物が形成し固 溶体の形成が困難であることが明らかとなっていた(T. Nagase et al., Mater. Trans., 61(2020), 1369–1380.). この 問題を克服するため、図1に示すハイエントロピー合金の 固溶体形成傾向を予測する経験的パラメーターである ΔH<sub>mix</sub> および  $\delta(\Delta H_{\rm mix})$ をもとに,3d 遷移金属元素からなるハイエ ントロピー合金(3d-HEA), 4~6族元素を主要構成元素と する耐火ハイエントロピー合金(RHEA)および生体用ハイ エントロピー合金(BioHEA),金属ガラス(MG),液体分離 型金属ガラス(LPS-MG), 軽量ハイエントロピー合金(LW-HEA),および等原子組成比 Al-Mg-Li 合金(Al-Mg-Li)の 特徴を検討し、Al-Mg-Li 合金系をベースとした Al 系ミデ ィアムエントロピー合金(Al-MEA)を検討した.新たな合 金設計指針として、(a) HEA ( $\Delta S_{mix} \ge 1.5R$ ) (R は気体定数) は難易度が高いのでまずは MEA ( $\Delta S_{mix} \ge 1.0R$ )とする, (b) Al-rich 合金とする, (c) Al-rich 合金では化合物の形成は不 可避であると考えられるので、「FCC-Al 主相+化合物マイ ナー相」となる合金を目指す、とした. Al と、Al 以外の元 素 M を等原子組成比とする、下記の(1)式で表される n 元 系合金を考えた.

$$\operatorname{Al}_{100-x} \cdot \left( \sum_{i=1}^{n} \mathbf{M}_{(x/n)} \right)$$
(1)

ここで、MはAl以外の元素である、図2に、(1)式で示さ れる合金の $\Delta S_{mix}/R$ を示す、x=50の合金では、n=2とな るインデックスAで示すAl<sub>50</sub>(M1)<sub>25</sub>(M2)<sub>25</sub>合金(M1とM2 はAl以外の異なる元素)ではじめて $\Delta S_{mix}/R \ge 1.0$ となるこ とが分かる、xの値が小さくなるほど、すなわちAl濃度が 増加するほど、 $\Delta S_{mix}/R \ge 1.0$ の条件を満たすために必要な nは大きくなる、本研究では、インデックスBに相当する



 $\boxtimes 1 \quad \Delta H_{\min} - \delta(\Delta H_{\min})$  maps for various multi–component alloys.

①Al<sub>60</sub>Mg<sub>13.3</sub>Li<sub>13.3</sub>Zn<sub>13.3</sub>(at%), Cni 相当する②Al<sub>70</sub>Mg<sub>7.5</sub>Li<sub>7.5</sub>Cu<sub>7.5</sub>Zn<sub>7.5</sub>, Dに相当する③Al<sub>75</sub>Mg<sub>4.16</sub>Li<sub>4.16</sub>Cu<sub>4.16</sub>Zn<sub>4.16</sub>Ni<sub>4.16</sub>Si<sub>4.16</sub> の3合金,比較材としてLPS-MGである④Al<sub>83.3</sub>Co<sub>9.8</sub>La<sub>4.9</sub>Bi<sub>2</sub>合金も比較材として設計した.Al-MEA インゴットは広島県立総合技術研究所・西部工業技術センターにて,Al-Bi系LPS-MGは大阪大学にて作製した.図3に,Al-Mg-Li-Zn(①)合金インゴットの外観写真を示す.真空雰囲気を利用することなく,溶解-鋳造法によるインゴットの作製が達成された.図3にAl-Mg-Li-Zn(①)合金インゴットのの内部組織写真を示す.Al-rich FCC 固溶体デンドライトと,デンドライト樹間における微細共晶組織からなる組織が



 $\boxtimes$  2  $~\Delta S_{\rm mix}/R$  of Al–based alloys represented by the equation (1).



⊠ 3 Outer appearance of Al-Mg-Li-Zn LW-MEA ingots.



🗵 4 SEM images of Al-Mg-Li-Zn LW-MEA ingots.

得られた. 固溶体単相の形成は困難であったが, Al-rich FCC 相を主相とする合金インゴットの作製が達成された. 比較材として急速凝固リボンを作製した Al-Co-La-Bi(④) 合金急速凝固材では, Al 系アモルファス相と Bi-rich 球状 分散物からなる LPS-MG が形成されていた. ①~④の合金 における組織観察結果から, 図1に示す  $\Delta H_{mix}$ - $\delta(\Delta H_{mix})$ Map は, Al-MEA および Al 系 LPS-MG の合金設計に有用 であることが確認された.

# 4. 成果の発表(例:大会発表,会誌, Materials Transactions 投稿,特許出願等)

【大会発表】

1. Solidification microstructure in a multicomponent Al-Co-La-Bi alloy with an amorphous phase 日本金属学会 2022 年春期講演大会(第170回), 2022.03.15-03.22

【会誌, Materials Transactions 投稿】

1. Design and characterization of Al–Co–La–Bi multicomponent immiscible alloys with liquid phase separation and an amorphous phase formation, Materials Transactions, 64 (2023), 1655–1662.

【特許出願等】

無し

# 5. 本研究終了後の計画等(今後の計画,本研究に関連した 今後の助成の申請予定等)

真空雰囲気を利用しなくても鋳造可能な Al-MEA 合金 (①~③)の凝固組織を, FCC-Al 系デンドライト形成の有無 の点に注目して調べることで, Al-MEA 鋳造合金における 凝固現象の特徴を明らかとする. Si を含む合金である③の 凝固組織と, 一般的な Al 系鋳造合金である Al-Si 系合金(シ ルミン)と比較することで, Al-Si 系合金をベースとする Al-MEA 鋳造合金の合金設計につなげる.

6. 研究代表者:永瀬丈嗣(兵庫県立大学)

7. 共同研究者(研究実施者): 阪本辰顕(愛媛大学)

「マイクロ金属単結晶の強度に及ぼす材料強化因子 の役割」

# 1. 研究期間:2020年9月~2022年9月(2年間)

研究の概要

ナノ・マイクロ金属の強度は、従来のバルク金属(ミリメ ートルサイズ)のものより高い(強度のサイズ効果).「強度の サイズ効果」はバルク金属の「転位源枯渇硬化」として作用 し、超微細粒材料等の特異な高強度化の要因として学術的に 注目されている.しかし、従来の材料強化因子(転位、固溶 元素、析出物、結晶粒界)が強度のサイズ効果(転位源枯渇硬 化)に及ぼす役割は不明である.本申請研究では、マイクロ 金属の室温強度に及ぼす材料強化因子(転位、固溶元素)の役 割の実験的解明を目標とし、意図的に強化因子として作用す る転位や置換型固溶元素を導入したマイクロ単結晶試験片を 作製し、圧縮試験による系統的な強度測定及び変形後の試験 片の転位線観察を行う.本実験アプローチは、国内外に類を 見ない新規性・独自性を有する.本申請研究で得られた成果 は、微細粒組織を有するマクロ材料の更なる高強度化・高延 性化に有効な強化機構を提示し、学術的に意義の高い「転位 源枯渇硬化」を内包するナノ・マイクロ金属の強化機構学理 の体系化に資する.

#### 3. 研究実施の概要(実施状況・研究成果等)

# (1) マイクロ単結晶の強度のサイズ効果に及ぼす初期転 位の影響

純度99.99%のアルミニウムの焼鈍材(低い転位密度), 15%圧延材,30%圧延(結晶粒内に転位が存在する)を準備 した.Fig.1に,純アルミニウムの焼鈍材,15%圧延材, 30%圧延材の異なる試料から作製した単結晶マイクロピラ ーの圧縮試験によって得られた応力-ひずみ曲線を示す.焼 鈍材から作製したマイクロピラーの変形応力は円柱状試験片 直径(*d*)の減少に伴って著しく上昇する(Fig.1(a))一方, 30%冷間圧延材から作製したマイクロピラーは*d*=1.7 µm において焼鈍材のものと同等の変形応力を示すが,*d*が約2 µm 以上の試験片の変形応力はほぼ同一である.

**Fig. 2**に圧縮後の単結晶マイクロピラー試験片を示す. Fig. 2(a)は焼鈍材の Fig. 2(b)は30%冷間圧延材の SEM 像



Fig. 1 Nominal stress-strain curves of single-crystal micropillars of (a) annealed and (b) 30% cold-rolled pure aluminum samples.



Fig. 2 SEM images showing compressed single-crystal micropillars.



Fig. 3 (a) 45° tilted view and (b) top view of compressed single–crystal micropillars prepared on the sample surface of 30% cold–rolled 4N–purity–aluminum and corresponding (c) 111 and (d) 011 pole figures for the determination of activated slip system.

である.両試料の試験片表面において平行なすべり痕が観察 され、単一すべり系の活動が明らかとなった. これらの結果 は、dが異なるマイクロピラーにおいても観察された. Fig. 3 にマイクロピラーの圧縮後の SEM 像を,その圧縮方位を 示す111及び011正極点図と併せて示す. Fig. 3(a)は試料を 45°傾斜させ、すべりによる段差が明瞭に観察できる側面に 回転させて撮影したものである.このSEM 像より,すべり 面法線方向と圧縮軸が成す角は約42°であることが分かった. 111正極点図(Fig. 3(c))より, 圧縮方位[11 3 9]と成す角度 が SEM 像から求めた角度に最も近い(111)面がすべり面だ と考えられる. また, Fig. 3(b)はマイクロピラーを真上か ら撮影した SEM 像である. 011正極点図(Fig. 3(d))より, Fig. 3(b)で観察されるすべり方向は[0-11]と考えられる. これら(111)と[0-11]は互いに垂直な指数であり、すべり面 とすべり方向の関係を満足する.以上の手法を用いてすべり 系を同定し、活動すべり系のシュミッド因子を算出した.得 られた結果から試験片の剪断応力を求めた.

**Fig.** 4 に Fig. 1 及び Fig. 3 の結果から求めた臨界分断剪 断応  $\tau_i$  と試験片直径(d)の関係を示す. 圧延率増加に伴い, 高純度アルミニウム単結晶マイクロピラーの強度  $\tau_i$ は上昇 するが, そのサイズ依存性は低減されることがわかる.

以上のように冷間圧延による単結晶アルミニウムマイクロ ピラーの強度のサイズ依存性の低減機構は、マイクロメート ルサイズの微小体積結晶の変形機構の一つとして提案されて いる転位源存在確率の観点から説明できることがわかった.

# (2) マイクロ単結晶の強度のサイズ効果に及ぼす置換型 固溶元素の影響

ここでは、420 °C 24 h の焼鈍を施した純 Al, Al-1% Mg 及び Al-2% Mg 2 元系合金試料(結晶粒径 300  $\mu$ m 以上の再 結晶組織)を準備した. Fig. 5 に、純 Al, Al-1% Mg 合金及 び Al-2% Mg 合金試料から作製した単結晶マイクロピラー の臨界分解せん断応力を剛性率で規格化したもの( $\tau_i/G$ )と試 験片直径をバーガースベクトルで規格化したもの(d/b)の関 係を示す.併せて測定値を基にした近似直線と図中の式に基 づいた直線の傾き(m)と切片(A)を示す. 固溶 Mg 濃度の増







Fig. 5 Change in the normalized resolved share stress required for initial slip  $(\tau_i/G)$  of Al single–crystal micropillars as a function of normalized pillar diameter (d/b).

加に伴い  $\alpha$ -Al(fcc)の単結晶マイクロピラーの臨界分解せん 断応力( $\tau_i$ )は上昇するが、そのサイズ依存性(m)は低減され ることが分かる.また、単一すべり系の活動はすべてのマイ クロピラー試験片に確認され(Fig.2と同じ結果が得られ た)、固溶 Mg 量に依存しない.したがって、fcc 格子中に 置換型固溶元素として存在する Mg による臨界分解せん断 応力の増大が、強度のサイズ依存性の低減の要因のひとつと して考えられる.また、透過型電子顕微鏡(TEM)の観察結 果から Al-Mg 合金中にはやや高い密度の転位(約4×10<sup>13</sup> m<sup>-2</sup>)が観察された.これは、固溶 Mg による回復の抑制に よるものと推察される.これらの転位源存在確率と固溶 Mg による臨界分解せん断応力の増大の観点から Al-Mg 合金に おけるマイクロピラーの強度のサイズ依存性の低減機構が説 明できることがわかった.

(3) マイクロ単結晶を用いた塑性変形の熱活性化過程の測定

これまで、fcc 金属のアルミニウムを用いて単結晶マイク ロピラーの強度の試験片サイズ依存性とそれに及ぼす材料組 織因子(転位,固溶元素)の影響を調べてきた.一方,フェラ イト鋼に代表される bcc 金属の強度はひずみ速度依存性を 示すが、そのひずみ速度依存性の試験片サイズ依存性は不明 である.本研究では、18Crフェライト系ステンレス鋼から 作製した単結晶マイクロピラーの強度のひずみ速度依存性を 測定し、活性化体積の観点から塑性変形の熱活性化過程に及



Fig. 6 (a) Schematic showing the applied compression test for micropillar specimens prepared on the sample surface, (b) applied load (F), (c) change in the compression depth (displacement,  $\delta$ ) and (d) corresponding nominal strain ( $\varepsilon$ ) of the micropillar specimen in loading.

ぼす試験片サイズの影響を検討した.

ここでは、電解研磨を施した18%Cr 鋼の試料表面に FIB 加工を用いて試験片直径の単結晶マイクロピラーを作製し た. 圧縮試験には直径 20 µm の平面圧子が装着された荷重 制御型ダイナミック超微小硬度計(DUH-211S, ㈱島津製作 所製)を用いた.本研究では荷重負荷速度を制御し,試験片 の塑性変形時の初期ひずみ速度を変化させた(Fig. 6).試験 片の圧縮時(Fig. 6(a)),荷重負荷速度は一定である(Fig. 6 (b)).一方,試験片の変位速度は試験片の弾性・塑性域の 領域で大きく変化する(Fig. 6(c)).本研究では変位速度が 著しく増大する時間を塑性変形開始(すべり変形開始)と判断 し、その直前の弾性域のひずみ速度を初期ひずみ速度として 定義した(Fig. 6(d)).以上のように、本研究ではマイクロ 単結晶の塑性変形開始時における強度のひずみ速度依存性を 測定する方法を確立した.

# 4. 成果の発表(例:大会発表,会誌, Materials Transactions 投稿,特許出願等)

(1) 大会発表

○上杉真太郎,竹安崇一郎,高田尚記,鈴木飛鳥,小橋 眞,単結晶アルミニウムマイクロピラーの強度に及ぼす固溶 Mg元素の影響,日本金属学会 秋期講演大会,2020年9月 17日

○李 鴻美,朱 天斉,高田尚記,小橋 眞,吉野正崇, Effect of Pre-strain on Compression Response of α-(Fe, Cr) Single-Crystal Micropillars,日本金属学会 秋期講演大会,2020年9月17日

○高田尚記,朱 天斎,李 鴻美,鈴木飛鳥,小橋 眞,吉野 正崇,マイクロピラー圧縮試験を利用した塑性変形の熱活性 化過程の測定,日本金属学会 秋期講演大会,2021年9月17 日

○朱 天斉,李 鴻美,高田尚記,小橋 眞,吉野正崇,Niを 固溶した18Crフェライト系ステンレス鋼から作製した単結 晶マイクロピラーの圧縮特性,日本金属学会 秋期講演大会 2021年9月17日

○李 鴻美,朱 天斉,高田尚記,小橋 眞,吉野正崇,Nb 添加した Fe-18Cr 単結晶マイクロピラーの塑性変形に及ぼ

す固溶元素と析出物の影響,日本金属学会 秋期講演大会 2021年9月17日

○朱 天斉,李 鴻美,高田尚記,小橋 眞,吉野正崇,Fe-18Cr 単結晶マイクロピラーの塑性変形の熱活性化過程に及 ぼす固溶 Niの影響,日本金属学会 春期講演大会 ポスター セッション,2022年3月22日

#### (2) 会誌, Materials Transactions 投稿

N. Takata, S. Uesugi, T. Zhu, S. Takeyasu, A. Suzuki and M. Kobashi: Influence of Dislocation Substructure on Size–Dependent Strength of High–Purity Aluminum Single–Crystal Micropillars, Materials Transactions, Vol. 64, No. 8 (2023), 1952–1958.

- (3) 特許出願等 無し
- 5. 本研究終了後の計画等(今後の計画,本研究に関連した 今後の助成の申請予定等)

本研究では、マイクロ金属の室温強度とその試験片寸法依存性(size effect)に及ぼす材料強化因子(転位,固溶元素)の 役割を明らかにした.今後,本研究で独自に確立したマイク ロ単結晶の強度のひずみ速度依存性を調べる試験を通じて、 bcc 金属を中心に、転位運動の熱活性化過程とそれに及ぼす 初期転位や固溶元素の影響を調査する予定である.また、本 手法を金属3Dプリンタによる金属積層造形体にも適用し、 新たなプロセスで製造された材料が示す強度の本質的な理解 に向けた研究を実施する予定である.

- 6. 研究代表者:高田尚記(名古屋大学)
- 研究実施者:上杉真太郎,朱 天斎,李 鴻美(名古屋 大学)

# 「省エネルギー化,高機能化を目指した新規合金 触媒一体ワイヤーの創製」

# 研究期間:2020年9月~2022年9月(2年間) 研究の概要

本研究では、省エネルギー化、高機能化を目指した新規合 金触媒の創成を目的とした. Ti-Pd 合金のワイヤーを用い た抵抗加熱法による金属ワイヤー上での一連工程で化学反応 を完了させることを目指し、様々な金属塩核種で触媒を調製 したところ, DMF で保護された Fe 塩と Pt 塩の組み合わせ でアルケンおよび第3級シランのヒドロシリル化を促進し た<sup>(1)</sup>. また Ti-Pd 合金に関しては,水素移動反応による β-アリルメチル化反応を促進することを明らかにした<sup>(2)</sup>. Fe-Pt 触媒の結果を受け、Fe の効果を MgH2 生成速度の観点か ら調べたところ,Fe界面上でMg<sub>2</sub>FeH<sub>6</sub>が生成することに よる水素吸蔵量の増加することがわかった<sup>(3)(4)</sup>.水素移動反 応を合金中に取り込まれた H の観点から研究を展開したと ころ、Ti<sub>2</sub>NiとTi<sub>4</sub>Ni<sub>2</sub>Oを比較し、Oのサイト占有によりH のサイトが埋められることを報告した<sup>(5)</sup>.本研究助成によ り、水素に関わる反応は、合金触媒の表面のみならず金属内 部でのHの移動とサイト,材料界面が反応速度として寄与 していることが明らかになった.

#### 3. 研究実施の概要(実施状況・研究成果等)

触媒は化学製品の製造には欠かせない存在である一方、分

離・精製が必要となるため、一連工程で反応・分離・精製ま で可能なモジュール型触媒が必要とされている。そこで、 Ti-Pd 合金ワイヤーを電熱線として扱い、ワイヤーを表面 処理、触媒担持によって一体型モジュールの創製を目指し た.この触媒ワイヤーはワイヤー表面と金属塩ナノ粒子分散 液を使った触媒相の成長、合金化を組合わせることによっ て、新たな合金触媒一体ワイヤーを創成する。抵抗加熱によ るワイヤーの加熱、様々な金属塩核種中での触媒層形成を試 みた結果、DMF を溶媒とした Fe, Pt 塩中での合金触媒が 高い触媒活性を示すことが見いだされた。そこで、DMF 溶 液中で Fe 塩と Pt 塩を調製し、その触媒能を評価したとこ ろ、アルケンおよび第3級シランのヒドロシリル化を促進 することがわかった。この触媒では、反応前後で Pt の酸化 状態は変わらないが、Pt 単体では還元状態に変わることを 明らかにした(Fig. 1)<sup>(1)</sup>.

Ti-Pd 合金上での Pd の触媒能についても調査を進めた. Ti-Pd 合金は、一級アルコールとの間で、水素のスピルオ ーバーを介した β-アリルメチル化反応を促進することが明 らかとなった(Fig. 2).特に、Ti-Pd 合金上での Pd の価数 は反応前後で変わることなく、Ti との結合を保つことがわ



Fig. 1 XPS profiles of the Pt 4f region for (a) Pt NPs before reaction, (b) Pt NPs after reaction, (c) Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/Pt NPs before reaction, and (d) Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/Pt NPs after reaction.



Fig. 2 A cross  $\beta$ -arylmethylation between arylmethylalcohols and different primary alcohols via a hydrogen autotransfer mechanism on Ti-Pd alloy catalysts.



Fig. 3 Pd XPS spectra obtained from a Ti–Pd alloy (a) before use and (b) after five reactions.



 $\begin{array}{rl} Fig. \ 4 & SEM\text{-}BSE \ image \ at \ MgH_2/Fe \ interface \ of \ Mg/MgH_2/\\ & Fe/Mg \ composite \ sample \ after \ hydrogenation. \end{array}$ 

かり,高い耐久性を有していることを報告した(Fig. 3)<sup>(2)</sup>.

Fe に着目し, Mg の水素化反応についても調べた.Fe は  $MgH_2$  生成の触媒としても知られている.Mg シート上に Fe を無電解メッキにより晶出させ,Mg/Fe 複合材を作製し た. この複合材の  $MgH_2$  生成速度を容量法により調べたと ころ,Mg 粉末よりも早いことがわかった.また,Mg 上に 晶出した Fe は  $MgH_2$  に対し圧縮応力をかける効果があり, Fe 表面で  $MgH_2$  が結合していることを示唆された結果を得 た<sup>(3)</sup>.そこで,Mg/Fe/Mg,Mg/MgH\_2/Fe/Mg 複合材のモ デル実験を進めた.MgH<sub>2</sub>/Fe 界面では  $Mg_2$ FeH<sub>6</sub> が生成し ていることが明らかとなり,この  $Mg_2$ FeH<sub>6</sub> が Fe と  $MgH_2$  の結合を媒介しているものと予測される(**Fig. 4**)<sup>(4)</sup>.

Ti表面上での水素移動反応を第一原理計算の観点から調べた. Ti<sub>2</sub>NiとTi<sub>4</sub>Ni<sub>2</sub>Oを比較して調べたところ,Oのサイト占有によりHのサイトが埋められ,Hの位置がサイトの重心位置からずれることによって水素の平衡圧力が上昇することを明らかにした.この結果からもTi表面上で空隙サイトを酸素などによって埋められることで水素の移動反応が可能であることがわかった<sup>(5)</sup>.

#### 4. 成果の発表

#### 【学術論文】

- T. Nagata, T. Tanaka, X. Lin, R. Kondo, T. Suzuki, Y. Kanda, T. Toyao, K. Shimizu and Y. Obora, *Chem-CatChem*, 2022, 14, e202101672.
- (2) M. Utsunomiya, R. Kondo, T. Oshima, M. Safumi, T.

Suzuki and Y. Obora, *Chemical Communications*, 2021, **57**, 5139–5142.

R. Kondo, Y. Myokai, Y. Obora and H. T. Takeshita: Materials Transactions, 2023, 64, 11 (in press).

- (3) 宮武 護,竹下博之,近藤亮太:"水素化した Mg/Fe 積層体の組織と相構成",日本金属学会2021年春期(第 168回)講演大会(2021).
- (4) 宮武 護,近藤亮太,竹下博之: "Mg/Fe 積層体における Mg<sub>2</sub>FeH<sub>6</sub>の生成機構",日本金属学会2021年秋期 (第169回)講演大会(2021).
- (5) 笠原大樹,竹下博之,近藤亮太:"電子状態計算による Ti<sub>2</sub>Ni および Ti<sub>4</sub>Ni<sub>2</sub>Oの水素化特性の初期的検討",日本金属学会2022年春期(第170回)講演大会(2022).

5. 本研究終了後の計画等

水素に関わる反応が触媒表面のみならず担体,界面での生成物,金属内部に関わることがわかった.特に反応界面で新たに生成した生成物によって反応が促進されることが明らかになったため,複合生成物に関しても視野を広めた高機能材料の創成を目指す.

6. 研究代表者

近藤亮太(関西大学 化学生命工学部)

7. 共同研究者(研究実施者)
大洞康嗣(関西大学 化学生命工学部)
竹下博之(関西大学 化学生命工学部)

#### 「めっき接合技術の開拓」

#### 1. 研究期間: 2020年9月~2022年9月(2年間)

2. 研究の概要

金属による新接合法として、「めっき接合」の技術を開発 する.2つの部材の間にめっき(電析)を施して接合し、接合 界面の強度をせん断試験・引張試験等により評価する.接合 対象としてアルミニウム合金を選び、陽極酸化処理によって 被接合材の表面にナノ構造を形成させ、めっきとのアンカー 効果(ナノアンカー効果)による接合強度向上を狙う.

マルチマテリアル化の進む電子機器や輸送機器の接合技術 への適用もにらみ,異種材との接合にも挑戦する.

## 3. 研究実施の概要(実施状況・研究成果等)

#### (1) アルミニウム合金板材同士の接合

端部を斜めに開先加工した A6061T6 アルミニウム合金板 の表面をリン酸浴中での陽極酸化処理によってポーラス化し た.そののちに開先加工した端部を突き合わせて陰極とし, 一般的な硫酸銅浴による銅めっきを行った(Fig.1).接合後, Fig.1の矢印に示す引張方向への引張試験(室温,クロスペ ッド速度5mm/min)により接合強度を評価するとともに, 走査電子顕微鏡(SEM)等によって界面の陽極酸化ポーラス 構造を観察し(板表面および断面),接合強度とポーラス構造 の関係を調べた.なお接合強度は引張方向に垂直な断面の試 験片面積で破断時荷重を除した値で示す.SEM 観察はエネ ルギー分散型X線分光(EDXS)分析とともに,破面の観



Fig. 1 Schematic illustration of electrodeposition joining of A6061 Al sheets and loading directions for joining strength tests.

察・分析にも適宜用いた.

以下,結果を述べる.まず,開先加工を行った端部の開口 側からめっきを行うことで,めっき液・銅イオンを継続的に めっき部に供給でき,板間に緻密な銅めっきを析出できた.

接合強度は陽極酸化電圧に依存し,陽極酸化電圧が40V のとき,接合強度は最大179 MPaとなった.陽極酸化被膜 の構造(気孔率・孔径・被膜厚さ)をSEM 観察により調べた 結果と照合すると,実験の範囲内では陽極酸化被膜の厚さが 接合強度に大きく影響することが分かった.このことは陽極 酸化被膜と銅めっきの間にナノアンカー効果が働くことを強 く示唆する.

また,銅めっき時に結晶粒を微細化する効果のあるチオ尿 素をめっき浴に添加した結果,接合強度は最大 214 MPa ま で向上した.接合強度が低い試料は陽極酸化被膜/銅めっき 界面で破断する一方で,接合強度が高い試料は銅めっき内で 破断する傾向があった.

界面の観察によれば、銅めっきは陽極酸化被膜内ではしご 状構造をもって複合化していた.通常、陽極酸化被膜は表面 に垂直な筒状の孔からなるポーラス構造を有することが知ら れており、その孔に充填される銅めっきもロッド状になるも のと思われたが、より複雑に複合化していた.はしご状に複 合化する正確な理由は現段階では明らかではないが、陽極酸 化時の前処理の違いによるものと推測される.このはしご状 構造は界面の強度をより高めるものと考えられる.

上記のほか,銅線どうしの筆めっきによる高強度接合にも 取り組んだ.

# (2) アルミニウム合金と炭素繊維強化樹脂板材同士の異 種接合

(1)同様に,A6061T6 アルミニウム合金板の表面をリン 酸浴中での陽極酸化処理によってポーラス化した.また,炭 素繊維強化樹脂(CFRP,東レ製,炭素繊維 T300-3000の 90°平織りプリプレグを130℃硬化エポキシ樹脂中でバキュ ームバッグ加圧下オーブン成型)に,以下3段階の前処理を 行った.それぞれの前処理の後には純水およびアセトンで試 料を洗浄し,自然乾燥した.

エッチング(0.2 mol/L KMnO<sub>4</sub>+4 mol/L NaOH 水溶
液, 373 K, 45分)

(2) 陽極酸化(1 mol/L 希硫酸, 2 V(SUS 対極に対し),

<sup>【</sup>学会発表】

室温,1時間)

(3) スルホン化(14 mol/L 濃硫酸, 333 K, 10 分)

長さ20 mm×幅4 mm×厚さ1 mmの短冊状に加工した A6061T6 アルミニウム合金板と CFRP 板の20 mmの辺同 士を約200  $\mu$ mの間隔で平行に並べ、その間に、一般的な硫 酸銅浴による銅めっきを行い、銅めっき接合とした。接合 後、長さ方向への引張試験(室温、クロスヘッド速度5 mm/ min)により接合引張せん断強度(=最大荷重/接合面積)を評 価した.

CFRP の前処理(1)~(3)後の試料表面・接合断面・引張試 験後の破断面等を,光学顕微鏡・走査電子顕微鏡(SEM)・ X線光電子分光(XPS)分析・ラマン分光分析等で観察・分 析した.

以下,結果を述べる.エッチング前後のCFRP表面の SEM 観察(Fig. 2)により,KMnO<sub>4</sub>+NaOH 水溶液によるエ ッチングでエポキシ樹脂が部分的に除去され,炭素繊維が露 出していることがわかった.絶縁性のエポキシ樹脂を除去 し,導電性のある炭素繊維を露出させることは,銅めっきで の接合に有利であると考えられる.

また, 陽極酸化前後の CFRP(エッチング済)の炭素繊維 の SEM 観察より, 陽極酸化により, 炭素繊維の表面付着物 (サイジング剤の残滓と思われる)が除去されていることがわ かった. さらに, 陽極酸化前後の CFRP(エッチング済)の ラマン分光分析および XPS 分析の結果から, 陽極酸化によ り炭素繊維の表面に結晶欠陥が導入されていることが示唆さ れた. これらの結果は, 陽極酸化により炭素繊維への銅析出 が促進される可能性を示す.

スルホン化前後のCFRP(エッチング・陽極酸化済)の XPS分析結果からは、有意にスルホン化できていることが



Fig. 2 SEM images of CFRP surface before (a) and after (b) etching in 0.2 mol/L KMnO<sub>4</sub>+4 mol/L NaOH aqueous solution at 373 K for 45 minutes.

示唆され、スルホン化により銅とエポキシ樹脂の密着性が高 められる可能性がある.

引張せん断試験の結果,3段階の前処理を先に述べた順番 で行ったあと銅めっきにより接合したA6061T6/CFRP 試料 において,最大137 MPa の高い引張せん断強度を得ること ができた.破断は CFRP と銅めっきの間で起こっていた. 従って,A6061T6/CFRP 試料の銅めっき接合による接合強 度を上げるためには,CFRP と銅めっきの界面強度を上げ る必要があると言える.

上記のほか, A6061T6 アルミニウム合金板とアルミナと の異材接合にも取り組んだ.

以上の研究は日本金属学会第1回フロンティア研究助成 により大いに助成されて初めて推進できたことを,ここに謝 辞として申し上げる.

# 4. 成果の発表(例:大会発表,会誌, Materials Transactions 投稿,特許出願等)

#### 学会発表

「アルミニウム合金のめっき接合」日本金属学会2021年秋 期講演(第169回)大会,2021年9月

「筆めっきによる銅線の高強度接合」日本金属学会2021年 秋期講演(第169回)大会,2021年9月

「陽極酸化アルミニウム合金板材のめっき接合」軽金属学 会第143回秋期講演大会,2022年11月

#### 投稿論文

Dissimilar joining of alumina to aluminum at room temperature without applying a loading by two-step deposition, Materials Letters **286** (2020) 129245.

New Dissimilar Joining Method of CFRP/A6061 Al by Cu Electrodeposition, Materials Transactions **62** (2021) 688– 690.

(ほか1件投稿中)

5. 本研究終了後の計画等(今後の計画,本研究に関連した 今後の助成の申請予定等)

異種接合,また接合の高速化の方法を種々模索して ゆく予定であり,その過程で各種助成金への応募や企 業との共同研究を実施したい.

- 研究代表者: 袴田昌高(京都大学大学院エネルギー科学 研究科)
- 7. 共同研究者(研究実施者):なし