## 科学研究費補助金研究成果報告書

平成23年5月10日現在

機関番号:63902 研究種目:若手研究 研究期間:2008~201 課題番号:20760 研究課題名(和文)	2 (B) 0 )580 Mix-material 再堆積層の微細構造とプラズマ粒子の保持・放出挙動の 解明		
研究課題名(英文)	Evaluation of the microstructure and retention properties of plasma particles on mix-material deposition layer		
研究代表者 時谷 政行(TOKITANI MASAYUKI) 核融合科学研究所・ヘリカル研究部・助教 研究者番号:30455208			

研究成果の概要(和文):電子顕微鏡を用いた微細構造解析より、大型ヘリカル装置(LHD)のダ イバータタイル上に形成される Mix-material 再堆積層の物理的特徴を原子レベルで示した.堆 積層はアモルファスに近い構造であり、炭素などの軽元素が主成分の層や、鉄などの金属元素 が主成分の層で構成されており、グロー放電洗浄時に堆積する鉄を含む層が堆積層全体を剥離 させる主な要因となっていることを明らかにした.また、Mix-material 再堆積層の水素同位体 捕捉量はバルクの炭素材料と比較して約3倍高いことも示された.

研究成果の概要(英文): Physical properties of Mix-material deposition layers were analyzed by using transmission electron microscopy. Deposition layers were composed by amorphous like carbon and metal layers. The metal layers mainly including Fe seem to act as the initiator of the exfoliation of the deposition layers. In addition, retention rate of hydrogen isotopes in deposition layer was higher than that of the bulk carbon materials.

## 交付決定額

			(金額単位:円)
	直接経費	間接経費	合 計
2008年度	1, 100, 000	330,000	1, 430, 000
2009年度	1,000,000	300,000	1, 300, 000
2010年度	1,000,000	300, 000	1, 300, 000
総計	3, 100, 000	930, 000	4,030,000

研究分野:工学

科研費の分科・細目:総合工学・核融合学

キーワード:プラズマ・壁相互作用, Mix-material, 再堆積層, 微細構造観察, プラズマ粒子, 電子顕微鏡

1. 研究開始当初の背景

核融合炉の研究開発において、プラズマと 壁との相互作用(PWI)による不純物の発生は、 以前よりプラズマ制御に直結する問題であった. PWI によりプラズマ対向材料はスパッ タリング損耗を受け、真空容器内の各所に再 堆積層が形成される.再堆積層は金属や炭素 材などの対向材料の構成元素だけでなく、燃 料粒子やガス不純物を含む複雑な物質、いわ ゆる Mix-material 再堆積層である. 再堆積 層の構造(結晶構造や化学組成比)は対向材 料の組み合わせや放電履歴により様々に変 化するが,その変化は水素同位体及びヘリウ ム等,プラズマ粒子の壁表面への捕捉特性に 変化を招き,燃料粒子リサイクリングに影響 を及ぼすこととなる. このように見ると,炉 心プラズマという巨視的な対象を制御する にはプラズマ対向材料中の原子の挙動に目

を向ける極めて微視的な視点が必要である ことがわかる.再堆積層とプラズマ粒子捕捉 の研究は世界各国の装置で精力的に行われ てきた. 例えば、日本原子力研究開発機構の JT-60U ではプラズマ対向材料のほぼ全てに 炭素材が使用されていたが, 内側ダイバータ 部で 50μmを超す厚い炭素再堆積層が形成さ れ, そこでの水素捕捉量は(H+D)/C≈0.1 とい う他の場所と比較して高い数値が確認され ている. また, フランスのカダラッシュ研究 所の Tore supra でも 50-140 µm の炭素再堆 積層中に D/C≈0.4 という高い水素捕捉量が確 認されている. JT-60U, Tore supra はいず れも対向材料の主な構成要素が水素同位体 との化学的結合力の強い炭素材であるため に再堆積層での水素同位体保持量が注目さ れてきた.一方で、金属を主成分とする再堆 積層での水素保持特性については,対向材料 の全てが金属製である九州大学応用力学研 究所の TRIAM-1M を用いて応募者等により研 究が成されてきた. 金属再堆積層(Mo が主成 分)中に保持された水素量をイオンビーム分 析によって定量化し,壁排気への寄与を見積 もったところ H/Mo≈0.1 という炭素材の保持 量に迫る値が確認され, TRIAM-1M における 高い壁排気率は金属再堆積層に保持された 水素量から説明できることが示された. これ までは、各国の装置において炭素および金属 の再堆積層に対する研究が並行して進めら れてきた.しかしながら国際熱核融合実験炉 (ITER)の対向材料には、金属と炭素材を組み 合わせた仕様が決定的となっており高度に 複雑化された再堆積層,すなわち Mix-material 再堆積層が形成され,水素同 位体やヘリウムの保持機構は複雑さを増す ことが懸念される.

## 2. 研究の目的

核融合科学研究所の大型ヘリカル装置 (LHD) は第一壁とダイバータタイルにそれ ぞれ SUS316L, 等方性黒鉛(IG-430U)が使用さ れており, 第一壁やダイバータタイル上に複 雑な構造・組成を持つ Mix-material 再堆積 層の形成が応募者等により確認されている. 特に、高いプラズマフラックスが入射するダ イバータタイル上における再堆積層の形成 とそこでの水素保持量についての結果は重 要である. LHD のダイバータタイルの表面状 態は、損耗領域と再堆積領域の大きく2つに 分けられる.加速器を用いたラザフォード後 方散乱法(RBS)と弾性反跳粒子検出法(ERD) によるイオンビーム分析より,損耗領域/堆 積領域の元素組成の深さ分布や、堆積層中で のH/C≈0.3におよぶ高い水素捕捉量が示され てきた.しかしながら, Mix-material 再堆積 層の複雑な水素捕捉特性を根本的に理解す るためには原子の捕獲サイトである照射欠

陥や微細組織と関連付けて議論しなければ ならず、それには特に、原子レベルでの内部 構造観察を可能にする透過型電子顕微鏡 (TEM)を用いた構造観察や組成分析技術が威 力を発揮する.LHD では、2002 年度より TEM 観察を取り入れた PWI 研究が継続して行わ れてきた. TEM による構造観察を行うために は対象となる試料を薄膜化(t=100nm)する必 要があるが、これには集束イオンビーム加工 観察装置(FIB)が用いられている. FIB 加工 では断面観察用の薄膜試料を作成すること ができ, 堆積や損傷の深さ分布を正確に観察 することができる.しかしながら、試料作製 を含めた TEM 分析にはいずれも経験と慣熟 を要することなどから他の実機装置ではほ とんど実施されていない状況であった.図1 にLHD ダイバータタイルで初めて実施された 再堆積領域の FIB 加工後の断面 TEM 像を示す.



図1.LHD ダイバータタイル上に形成され た層状再堆積層の断面 TEM 像

1999-2006 年度にかけて使用されたトーラス 内側タイル上に形成された再堆積層である. C, Fe, Cr, Mo, Ti, 0 を含む再堆積層 (Mix-material)が数十~数百 nm の様々な厚 みで積み重なっており、結果として厚さ約8 μmの層構造を形成している.比較的明るく 見える層は C などの軽元素が主成分であり, 暗く見える層は逆に Fe などの金属元素が主 成分である. 壁コンディショニングやプラズ マ放電条件によってタイル上に飛来する堆 積物の組成や構造が異なるため、このような 層構造が形成される. FIB 加工と TEM 観察技 術が可能にした新しい知見である. 各層は独 自の微細構造と厚みを持っており,水素同位 体の保持特性も層ごとに異なると考えられ る. また, このような層構造の場合, 層と層 の境界での熱伝導は悪化していると予想さ れるため、急激な熱入力があった場合には層 構造自体が突如として剥離し, 不純物として プラズマ中へ混入することも予想できる. LHD のダイバータタイル上では、このような 構造が各所で発生している可能性があり,そ の構造と水素同位体保持特性および熱負荷 特性について早急に明らかにする必要があ った.本研究では,LHD ダイバータタイル上 で形成される再堆積層の微細構造解析とプ ラズマ粒子の保持・放出挙動について,材料 分析技術を駆使して明らかにすることを目 的とした.

3. 研究の方法

LHD ダイバータタイル上に形成される Mix-material 再堆積層の構造解析を実施し, 熱負荷・粒子負荷に対してどのような特性を 示すかについて,材料学的な視点から詳細な 評価実験を行った.

【平成 20-21 年度】

分析するダイバータタイルの選定を行い, FIB と TEM を用いたタイル表面構造の微細観 察を実施した.また,通常の TEM 観察だけで は層構造中の元素組成の同定と結晶構造の 確定には至らないため、走査型透過電子顕微 鏡(S-TEM)によって構造解析と組成分析を同 時に実施した.また,RBSとERDの同時測定 より,捕捉粒子量の定量評価も並行して実施 した.再堆積層の形成は壁コンディショニン グによりステンレス製の真空容器壁がスパ ッタを受け、ダイバータタイル上に再堆積す る. あるいはプラズマ放電中に炭素製のダイ バータタイルがスパッタされ、そのすぐ近く のタイル上に再堆積するなど様々な過程が 考えられる. 各層がどのような過程を経て形 成されたものであるのかを過去の放電履歴 と照らし合わせて判定し、 プラズマ粒子捕捉 や剥離の可能性を検討した.

【平成 22 年度】

当初本計画にはなかったが、新しいダイバ ータタイルのLHD への適応を目指し、タング ステン被覆炭素ダイバータタイル(Wタイル) のLHDにおける照射試験を実施した.Wタイ ルを使用することで, Mix-material 再堆積層 の成長を抑え,望まれない不純物の捕捉や再 放出を制御できる可能性があり,本研究をま とめるにおいて重要な知見となることが期 待された、また、本年度当初に計画していた 高熱負荷試験装置(ACT)における熱負荷中の Fe などの不純物放出の分光分析に関連して, LHD 放電中に Wタイルを分光器で直接監視す ることで、W 不純物の LHD 真空容器内への飛 散過程を調査した. 堆積層中のFeとWタイ ルからの W の放出機構は異なるものの, 放出 された不純物元素の輸送研究としては十分 な共通点がある.また、₩タイル周辺の炭素 タイルを詳細に表面分析することで、一枚の ₩タイルから放出された ₩ 元素がどのような 分布で飛散しているのかについての知見を 得ることもできた.

4. 研究成果

最初に,LHD ダイバータタイル表面の堆積 領域と損耗領域で、物理的特性にどのような 相違点があるのかを検討した。図2は、堆積 領域と損耗領域における微細構造の相違を まとめたものである. (a), (c)は走査型電子 顕微鏡(SEM)像, (b), (d)は断面 TEM 像であ る. (b)は、すでに図 1 において示した図と 同じものである. 堆積領域には厚い Mix-material 層が形成されているのに対し て、損耗領域ではそのような堆積物は全く確 認されなかった. また, 等方性黒鉛の結晶粒 が粗大化している様子が確認できたことか ら, プラズマ放電中の表面近傍の温度は 1000℃以上まで上昇している可能性が示唆 される. Mix-material 再堆積層の物理的特性 をより詳細に確認するために、S-TEM を用い た構造/組成解析を行った. 図 2-(b) 図中に A で示した領域における S-TEM による明視野像 とエネルギー分散型 X 線分分析装置(EDS)に よる元素マッピング像を図3に示す.



図 2. ダイバータタイルの堆積領域(a, b)と 損耗領域(c, d)の微細構造



図 3. Mix-material 堆積層の一部領域(図 2-A 範囲)における明視野像(一番左)と各元素 の EDS マッピング像

この結果から、明視野像中で暗く見える部分 は Fe などの金属系元素が主の層,明るく見 える部分はCやOなどの軽元素が主であるこ とが明確に示された.金属系元素は主にグロ ー放電洗浄(GDC)中にタイル表面に堆積した もの、軽元素は主に主プラズマ放電中に黒鉛 製ダイバータタイルがスパッタリング損耗 を受け、堆積したものであると考えられる. 軽元素を多く含む層は比較的均一な組織を 有しているのに対し,金属系元素を含む層は 複雑な形状を有していることがわかる. 微細 構造の違いについてより詳細に解析を行う ために、同じく図 2-A の範囲に対して高倍率 での TEM 観察を実施した. その結果を図4に 示す. 図4の(a~d)はA図中に示した各小フ レームに対応する. (a) はアモルファスに近 い極めて微細で均一な組織で形成されてい ることがわかる. 一方で, (b), (c), (d)は 1-2nm の白いコントラストを有する微細なバ ブル、転位ループ、さらにはバブル間を接続 するクラック等が確認できる.特に,(b)で は,バブルと同時に柱状の結晶粒が同時に成 長している様子も見られる. このような構造 は、ヘリウムを用いたグロー放電洗浄時に形 成される金属材料の典型的な照射損傷組織 である.ヘリウムは、金属材料との相互作用 が極めて強いために、一度照射されるとバブ ルや転位ループを形成し,極めて深刻な照射 損傷を引き起こすことが知られている.一般 的にこのような層は固く、脆い状態であるた



図 4. 左図: TEM 像(図 2-A 範囲)と,右図:そ の中の各小フレーム(a~d)に対応する高 倍率 TEM 像.

めに、その後の熱衝撃などにより予期しない 破壊を引き起こし、層全体の剥離に繋がる恐 れがある.特に、(d)の領域には、バブル同 士の合体成長によって形成されたと考えら れるナノサイズのブリスターが確認できる. 典型的な2つのブリスターの場所をわかり易 いように(d')に模式的に示した.これらの ブリスターは、金属堆積層中のヘリウムバブ ルがプラズマから受ける熱と共に合体/成長 を繰り返し、形成されたと考えられる.ブリ スターを含む堆積層は、Mix-material 再堆積 層の剥離に影響を与えることは言うまでも ない.他のタイルの微細構造観察を行ったと ころ.実際に、同様な層の部分から剥離が生 じていることが確認された.

また、図 2-(c)はプラズマ粒子によるスパ ッタリング損耗が顕著な領域であり,断面 TEM 像と EDS 観察から、金属や酸素などの不 純物元素が検出されなかった場所である.し かしながら、結晶構造は初期(未使用)の IG-430U と比較して大きく変化していた. 図 5 に、未使用の IG-430U の TEM 像と電子線回 折像,図 2-(b)の Mix-material 再堆積層,図 2-(b)のIG-430U基盤,図2-(d)のIG-430U基 盤の電子線回折像を同時に示す。 Mix-material 再堆積層からの電子線回折像 はアモルファスに近い極めて微細な結晶粒 の存在を示しており、図4での考察と良い-致を示す. 図 2-(b)の IG-430U 基盤の電子線 回折像は未使用のものとほとんど変化が無 く, ナノレベルの微細な結晶粒から構成され る典型的な等方性黒鉛の構造を有している. 従って, Mix-material 再堆積層が形成された 場所の IG-430U 基盤への高い熱・粒子負荷は 皆無であったと考えられる.一方で、図 2-(d) の IG-430U 基盤の電子線回折像は他のものと



図 5. 上段:未使用等方性黒鉛(IG-430U)の TEM 像と電子線回折像.下段:(a)図 2-(b) の Mix-material 再堆積層,(b)図 2-(b) の IG-430U 基盤,(c)図 2-(d)の IG-430U 基盤の電子線回折像

は全く異なり、輝度の高い複数のスポットから構成されている.このことはすなわち、 IG-430U 基盤が極めて高い熱負荷を受け、結 晶粒成長したことを裏付けるものである.イ オンビーム分析を用いた水素捕捉量の定量 評価から、損耗領域の水素捕捉量は、堆積領 域と比較して約1/3 程度低いことも明らかと なったが、高い結晶質への変化が、プラズマ 粒子捕捉やタイルの耐久性にどのような影 響を及ぼすのかについては、今後更なる検討 が必要である.

黒鉛製タイルにおけるMix-material再堆 積層の構造特性に関してある程度まとまっ た知見が得られたため、平成 22 年度は、当 初本計画にはなかったが、新しいダイバータ タイルのLHDへの適応を目指し、タングステ ン被覆炭素ダイバータタイル(Wタイル)の LHDにおける照射試験を実施した. Wタイルに おいても、黒鉛タイルと同様に繰り返しを伴 う強烈な熱・粒子負荷によって、表面近傍の ナノ構造が激しく変化している可能性が考 えられる. そこで, FIBを用いて断面ナノ薄 膜試料を製作し, TEMによる内部構造観察を 実施した.図6に損耗領域の断面TEM像を示 す. 表面から深さ約 40nmに亘って明るく楕円 上に見えるものが、注入されたプラズマ粒子 によって形成された高密度のガスバブル(気 泡)である.サイズは大小様々であるが、大 きいものは直径 20nmまで成長していること がわかる.このような照射欠陥は、主にヘリ ウムイオンの照射により形成されたと考え られる. タングステンに対してはじき出し損 傷を形成するために必要なエネルギー(E<sub>D</sub>≈ 500eV)を超えるようなイオン束の入射は全 入射粒子の僅か0.3%程度であるが、ヘリウム の場合,材料中に存在する格子欠陥との相互 作用が極めて強く、はじき出し損傷を形成し ない低エネルギー入射であってもヘリウム バブルや転位ループなどの照射欠陥を引き 起こすことが知られている. これらは水素照 射では見られないヘリウム照射に特有の現 象である.バブルサイズや密度から判断して, タングステン表面の温度は 1000℃以上まで 上昇したと推察できる.また,バブルの存在 深さは 100eV前後のヘリウム入射の飛程 (2-3nm)を大きく越えており、入射されたへ リウムが材料深部まで拡散して捕捉された ことを示唆している.このような高密度なバ ブル層の形成は,表面積の増加による不純物



図 6. LHD 使用後の W タイル表面の断面 TEM 像



## 図 7. W/タイル堆積領域に形成された不純物 堆積層の断面 TEM 像

元素の付着だけでなく、マトリクスの密度が 減少することによって表面熱伝導率が減少 するなど、予期せぬ弊害に繋がる恐れもある.

一方,堆積領域に形成された不純物堆積層 の断面 TEM 像を図7に示す.組成分析と結晶 構造解析より、Cを主とするアモルファスに 近い不純物堆積層が厚さ約 1µm 形成されて いることが確認された. W タイルの部分的な 導入では再堆積層の形成と剥離を抑制でき ないことが明らかになった. 堆積層の途中で 僅かながら縞状に明暗が切り替わっている 様子がわかる.暗く見える領域には、微量で はあるが Fe, W などの金属元素が含まれてお り、黒鉛製のタイルと同様な Mix-material 再堆積層が形成されている. 先にも述べたよ うに、金属を含む堆積層は層全体の剥離の起 点となることも懸念される.また、イオンビ ーム分析による捕捉水素の定量化より, 堆積 領域は損耗領域のW表面と比較して水素捕捉 量が約一桁高いことも示された. さらに,一 枚の₩タイルから放出された₩元素がどのよ うな分布で飛散しているのかについての知 見を得る目的でWタイル周辺の炭素タイルを 詳細に表面分析した結果,放出された W 不純 物は、ダイバータアレイに沿って約1mの領 域に集中して堆積しており, それほど遠い距 離に拡散されてはいないことが示された.

このように、FIB と TEM を併用した詳細な 材料分析により、一枚のダイバータタイルと いう狭い範囲においても粒子/熱負荷の状況 が異なり、表面の物理的特性が変化している ことが初めて明らかとなった.また, Mix-material 再堆積層の物理的特徴を原子 レベルで示すことにより、グロー放電洗浄時 に堆積する Fe を含む層が堆積層全体を剥離 させる主な要因となっていることを実験的 に示した. Mix-material 再堆積層の水素同位 体捕捉量はバルク材と比較して3倍程度高い ため、このような不純物層の形成は燃料粒子 バランスだけでなく、将来の核融合炉ではト リチウムインベントリーなどの安全面の観 点からも留意をしておく必要がある. 今後は このような堆積層がプラズマ対向壁のどう いった場所に分布しているのかについて、対 向壁全体を見据えた材料分析研究が必要と なってくる.

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3件)

- M. Tokitani, N. Yoshida, M. Miyamoto, T. Hino, Y. Nobuta, S. Masuzaki, N. Ashikawa, A. Sagara, N. Noda, H. Yamada, A. Komori, LHD Experiment Group, Characterization of surface modifications of plasma-facing components in LHD, Fusion Science and Technology Vol. 58 (2010) pp. 305-320, 査読有
- ② <u>M. Tokitani</u>, N. Yoshida, K. Tokunaga, H. Sakakita, S. Kiyama, H. Koguchi, Y. Hirano, S. Masuzaki, Microscopic deformation of tungsten surfaces by high energy and high flux helium/hydrogen particle bombardment with short pulses, Plasma and Fusion Research: Regular Articles, Volume 5, (2010) pp.012 -1-4. 査読有
- ③ <u>M. Tokitani</u>, Y. Ohtawa, N. Yoshida, K. Tokunaga, T. Fujiwara, N. Ashikawa, S. Masuzaki, H. Yamada, A. Sagara, N. Noda, A. Komori, LHD experimental group, Micro/nano scale modification of plasma facing components in LHD and its impact on the metal dust generations, Journal of Nuclear Materials 390-391 (2009) pp. 156-159. 査読有

〔学会発表〕(計8件)

- ① 時谷政行,吉田直亮,増崎貴,野田信明,相良明男,山田弘司,小森彰夫,LHD実験グループ,永田晋二,土屋文,タングステンダイバータタイルのLHDにおけるプラズマ壁相互作用,第8回核融合エネルギー連合講演会,高山市民文化会館,2010,6/10-11
- (2) <u>M. Tokitani</u>, N. Yoshida, S. Masuzaki, N. Noda, A. Sagara, H. Yamada, A. Komori, LHD experiment group, Plasma Surface Interaction on the Surface of Tungsten Divertor Tiles in LHD, 19th International Conference on Plasma Surface Interactions, San Diego, California, U.S.A. 24-29, May, 2010
- ③ 時谷政行,吉田直亮,增崎 貴,野田信明,

相良明男,山田弘司,小森彰夫,LHD実験 グループ,タングステン被覆黒鉛ダイバー タタイルのLHDでの照射試験結果,プラズ マ・核融合学会第26回年会,京都市国際 交流会館,2009,12/1-4

- ④ <u>M. Tokitani</u>, N. Yoshida, S. Masuzaki, N. Ashikawa, A. Sagara, N. Noda, H. Yamada, LHD experiment group, Micro/nano structural analysis of mixed-material deposition layer formed on the first walls of Large Helical Device, 14th International Conference on Fusion Reactor Materials, Sapporo, Japan, 7-11 September, 2009
- (5) <u>M. Tokitani</u>, N. Yoshida, K. Tokunaga, H. Sakakita, S. Kiyama, H. Koguchi, Y. Hirano, S. Masuzaki, Microscopic deformation of tungsten surfaces by high energy and high flux helium/hydrogen particle bombardment with short pulses, 18th International Toki Conference, Toki, Gifu, Japan, 9-12 December, 2008
- ⑥ 時谷政行,吉田直亮,増崎貴,芦川直子, 相良明男,野田信明,山田弘司,LHD実験 グループ,LHD第一壁上に形成されるミッ クスマテリアル再堆積層の構造解析,プラ ズマ・核融合学会第25回年会,栃木県総 合文化センター,2008,12/2-5,
- ⑦ 時谷政行,吉田直亮,徳永和俊,榊田 創, 木山 學,小口治久,平野洋一,増崎 貴, 高パワー密度イオンビーム照射されたタングステンにおける表面損傷形成機構,第 7回核融合エネルギー連合講演会,青森市 民ホールおよび青森市男女共同参画プラ ザ,2008,6/19-21
- (8) <u>M. Tokitani</u>, Y. Ohtawa, N. Yoshida, K. Tokunaga, T. Fujiwara, N. Ashikawa, S. Masuzaki, H. Yamada, A. Sagara, N. Noda, A. Komori, LHD experimental group, Micro/nano scale modification of plasma facing components in LHD and its impact on the metal dust generations, 18th International Conference on Plasma Surface Interactions, Toledo, Spain, 26-30 May, 2008

6. 研究組織

(1)研究代表者
時谷 政行(TOKITANI MASAYUKI)
核融合科学研究所・ヘリカル研究部・助教
研究者番号:30455208