

極低加速電圧走査電子顕微鏡 (ULV-SEM) による極表面・微細組織解析

Imaging and Elemental Analysis of Top Surface and Microstructure Using ULV-SEM

JFE テクノリサーチ(株) 知多ソリューション本部 主査 JFE テクノリサーチ(株) 知多ソリューション本部 部長

門講座

表面微小領域分析技術-1

Takaya Nakamura 名越正泰 Masayasu Nagoshi

中村貴也

し はじめに

走查電子顕微鏡 (Scanning Electron Microscope: SEM) 法は、細く絞った電子線を試料に入射し、試料との相互作用 の結果で生じた二次電子や後方に散乱された反射電子などの 信号を検出することで、試料表面の形態や組成に関する情報 を得る手法である。SEMは、対象物のサイズがミリメートル からナノメートルまでと、幅広いスケール範囲に対応し、か つX線検出による元素分析や電子線後方散乱回折による結晶 方位解析などの拡張機能を付加できるため、様々な材料の評 価に広く用いられている。入射電子の加速電圧は、これまで、 電子線をより細く絞ることのできる高加速電圧条件(10 kV 以上)に設定されることが多かった。しかしながら、SEM像 観察において高い空間分解能を得るためには、入射電子のプ ローブ径だけではなく、試料中での電子の拡散領域も考慮す る必要がある。SEMの分解能チェックに使用されるカーボ ン上の金粒子と異なり、ほとんどの実用材料では、試料内で の電子の拡散を抑えることがSEMの高分解能観察のために 有効である1)。ここ四半世紀に、低エネルギー領域での収差 を抑える磁場-電場複合対物レンズ²⁵⁾や、ステージに負のバ イアスを印加する技術⁵⁷⁾等により、1 kV以下の極低加速電 圧でも高空間分解能観察が可能な電界放出型走査電子顕微鏡 (Field Emission Scanning Electron Microscope : FE-SEM) が登場した。このようなFE-SEMの多くは、図1に例示する ように、従来のSEMに装着されているチャンバー内のアウ トレンズ二次電子検出器 (Everhert-Thonely検出器:ET検 出器)に加えて、インレンズタイプの二次電子検出器や反射 電子検出器を備えており、様々な試料表面の情報を取得する

ことが可能になっている。

JFEテクノリサーチ(株)

フェロー

機能材料ソリューション本部

我々は、このような特徴を有する極低加速電圧走査電子 顕微鏡(Ultra-Low accelerating Voltage Scanning Electron Microscope:ULV-SEM)を実材料の観察に適用し、SEM 像の空間分解能や表面感度の向上、および試料表面情報の 分離が、材料開発にとって重要な情報を提供することを実 証してきた。最近は、ULV-SEMと最新のウィンドウレス 型エネルギー分散型X線分光器(Energy Dispersive X-ray Spectrometer: EDX)を組み合わせ、これまで難しかった低 加速電圧領域での元素分析に取り組んでいる。本報では、 ULV-SEM およびULV-SEM-EDXの特徴を述べ、実材料の観 察・分析に適用した事例を紹介する。

佐滕

Kaoru Sato



図1 本実験で使用したULV-SEMの各検出器の配置図®



2.1 極低加速電圧観察による電子線の拡散領域の減少

試料中での電子の拡散領域は、SEM観察やEDX分析にお ける情報深さと密接に関係している。図2に、一般的なSEM の観察条件である加速電圧10 kVと、極低加速電圧条件であ る1 kVのそれぞれに対して、Fe中での電子の拡散をモンテ カルロシミュレーションによって求めた結果を示す。この拡 散領域内で発生し、試料表面から放出された二次電子や反射 電子が検出器に到達し、SEM像を形成する。また、拡散領域 内から発生した特性X線がEDX検出器で捉えられ、元素分析 が実現する。10 kVで加速された電子はFe中で、横方向に最 大500 nm程度、深さ方向に最大400 nm程度広がっている。 一方、1 kVで加速された電子の拡散領域は、横方向、深さ方 向ともに20 nm程度と、加速電圧10 kVの場合と比較して1 桁小さい。このように、極低加速電圧条件では深さ方向の入 射電子の拡散が抑制されることから、SEM観察やEDX分析 において表面敏感性が大きく向上する。また、横方向と深さ 方向の入射電子の拡散抑制により、SEM 観察やEDX分析の 実効的分解能も向上する。図3 (a) と (b) にそれぞれ、加速 電圧15 kVと0.5 kVで観察した、冷延鋼板表面の同一視野の 二次電子像を示す。0.5 kVの加速電圧条件では、15 kVでわ からない鋼板上の数10~数100 nmの微細な酸化物が多数認 められる。本事例からもわかるように、試料極表層の微細構 造を捉えるためには、極低加速電圧条件でのSEM観察が必 要である。

2.2 複数の検出器を用いた情報の分離

図3 (a) と (b) は、チャンバー内の二次電子検出器で取得 したSEM像である。これらのSEM像では、あたかも特定の 方向 (この例では上側) から光を当てたような照明効果によっ て、表面の凹凸がわかりやすい。特に図3 (b) から、冷延鋼板 上の酸化物は、ドーム状の凸構造であることがわかる。図3 (c) は、加速電圧0.5 kVで図3 (b) と同時に、インレンズタイ プの二次電子検出器で取得した像 (以降、インレンズ二次電 子像とよぶ) である。インレンズ二次電子像では、鋼板表面の



図2 1kV (左) と10 kV (右) の加速電圧でFe に入射された電子の拡散 (モンテカルロシミュレーションによって求めた結果) (Online version in color.)



図3 冷延鋼板表面のSEM像 (a)加速電圧15 kV, アウトレンズ二次電子像 (b)加速電圧0.5 kV, アウトレンズ二次電子像 (c)加速電圧0.5 kV, インレンズ二次像

酸化物が暗いコントラストとして容易に識別できる。図3 (b) と(c)は、ともに二次電子を検出することで得られたSEM像 でありながら、全く異なるコントラストを呈している。これ は、試料から放出された二次電子が、二つの検出器で分配さ れた結果である^{9,10}。本研究で用いたULV-SEMでは、低い運 動エネルギー(数 eV程度)の二次電子は主にインレンズ二 次電子検出器で、それより高い運動エネルギーの二次電子は 主にチャンバー二次電子検出器で検出されている¹¹⁾。図3 (c) の例では、正の帯電により低運動エネルギーの二次電子放出 が抑制された結果、インレンズ二次電子検出器において酸化 物が暗いコントラストで観察されたと考えられる¹⁰⁾。

ここで述べた二次電子の分配は、加速電圧やワーキング ディスタンス(作動距離:レンズ先端と試料表面との距離、 以下WDと記す)などによって変化する。より良い情報分離 条件で観察するためには、これらのパラメータを調整した最 適な条件(我々はsweet spotと呼んでいる。)を探すことが重 要である。この実例を3.1節で紹介する。

2.3 低加速電圧でのEDX分析

通常のSEM-EDX分析では、多くの元素の特性X線(例え ば3d遷移金属元素のK線)を励起するため、また照射電流を 確保してスペクトルのS/N比を高めるために、10 kV以上の 加速電圧が用いられる。このような条件でEDX分析をおこな うと、図2からわかるように、2.1、2.2節で述べた極低加速電 E条件でのSEM像観察と比べて、分析領域が1桁程度大きく なる。そのため、ULV-SEMで観察できる物質が通常のEDX 分析では認識できない場合があった。

一方、分析領域を小さくするために加速電圧を下げて分析

する場合、数100 eV以下の低エネルギーX線を感度良く検出 する必要がある。従来のEDXは、検出器の入口に設置された 金属Beや有機薄膜の窓材 (ウィンドウ)の存在により、低エ ネルギー領域のX線に対する検出感度が低く、検出できる元 素も限られていた。このため、1 kV前後の極低加速電圧条件 でEDX分析が行われる例は少なかった。

近年、極低加速電圧条件でのEDX分析を狙い、窓のないウ インドウレスタイプのEDXが開発されている¹²⁾。これらの 検出器は、低エネルギー領域のX線検出感度が高く、検出で きるX線の低エネルギー領域が50 eV程度までと拡大してい る。さらに、検出器の先端形状の工夫や検出素子の大口径化 等によって、ULV-SEM観察の最適なWDでの分析が可能な 機種もあり、2.2で述べたSEM像観察のsweet spotでの元素 分析が期待できる。

図4の上段に、図3と同種の冷延鋼板に対して、加速電圧 1.5 kVで、インレンズ反射電子像観察とEDXマッピング分 析を実施した結果を示す¹³⁾。比較として、10 kVで同一視野 の観察とマッピング分析を実施した結果を下段に示す。10 kVのインレンズ反射電子像では、酸化物の分布はわからな い。元素マッピング像においても、一部でOの分布が認めら れるものの、何の酸化物であるかの情報は得られていない。 一方、1.5 kVの加速電圧を用いた場合は、インレンズ反射電 子像で酸化物の分布を暗いコントラストとして明瞭に確認で き、それに対応したB, O、およびMnの分布が、EDXマップ に明確にあらわれている。逆に酸化物が存在する領域からは Feの強度はほとんど検出されていない。以上の結果から、鋼 板上にはB, Mnを含む薄い酸化物が形成されていることがわ かる。また、2.1項で述べた電子の拡散を考慮すると、酸化物



図4 冷延鋼板表面のインレンズ反射電子像とB-K、O-K、Mn-LおよびFe-LのEDXマッピング像 上段:加速電 圧 1.5 kV、下段:加速電圧 10 kV¹³ (Online version in color.)

の厚さは数10 nm程度であると推測される。ULV-SEMと最 新のEDX検出器を併用することで、極表層の高空間分解能 イメージングと元素分析の両立が実現した。一方で、極低加 速電圧条件でのEDX定量分析については、低エネルギーのX 線を用いた定量計算や表面コンタミネーションの取扱いなど の課題があり、さらなる検討が必要である。

3 ULV-SEMを利用した極表面、 微細組織の観察・分析事例

3.1 CrMo鋼中微細析出物の観察と分析

耐熱鋼の一種である2.25Cr-1Mo鋼中の析出物を分析した 事例を紹介する。透過電子顕微鏡 (TEM) による解析結果 から、この材料中には、4種類の炭化物 (M_2C , M_6C , $M_{23}C_6$, M_7C_3) とAlの窒化物が含まれることが明らかとなっている。 図5 (a)、(b)、および (c) に、それぞれ加速電圧1 kV-WD5 mm、加速電圧1 kV-WD2 mm、および加速電圧15 kV-WD5 mmで得られたインレンズ二次電子像を示す。図5 (a) の最適 条件では、析出物のコントラストが明瞭で、破線内の微細な析 出物も確認できている。一方、WDを小さくした図5 (b) では、 矢印で示す一部の析出物が母材と識別できない。これは、WD が最適値(この場合は約5 mm)から外れることで、物質の違いに敏感な低運動エネルギーの二次電子がインレンズ二次電子検出器で検出されにくくなり、析出物のコントラストが低下したためと考えられる。さらに加速電圧を上げた図5(c)では、矢印の析出物に加え、破線内の微細な析出物も確認できなくなっている。これは、加速電圧を上げたことで、電子の拡散領域が大きくなり、空間分解能が低下した結果である。このように、加速電圧やWDを最適化しsweet spotで観察すると、各炭化物とAlの窒化物を、SEM像のコントラストのみから識別できる⁸⁾。さらにSEM像の輝度解析により、各析出物の面積率や粒度分布などを、広範囲で定量的に評価することも可能となる。析出物の大きさや分布を制御した、優れた機械特性を有する材料の開発などにフィードバックすることができる。

CrMo鋼中の微細析出物を構成元素の観点で識別すること を目的とし、低加速電圧条件でのEDX分析を試みた¹⁴⁾。加 速電圧1.5 kV、WD5 mmで、インレンズ反射電子像とEDX マッピングを実施した結果を図6に示す。図6 (a) のインレ ンズ反射電子像で、コントラストの異なる i ~iiiの3種類の 析出物が認められる。図6 (b) のN、Cr、Moの重ね合わせ図 から、i はMoリッチ、ii はCrリッチ、iii はNリッチである ことがわかる。TEMとULV-SEMを用いた研究結果¹⁵⁾ から、



図5 2.25Cr-1Mo鋼の研磨面のインレンズ二次電子像 (a) 加速電圧 1 kV, WD 5mm、(b) 加速電圧 1 kV, WD 2mm、(c) 加速電圧 15 kV, WD 5 mm⁸ (Online version in color.)



図6 2.25Cr-1Mo鋼の研磨面のインレンズ反射電子像 (a) と同一視野のEDX マッピング結果 (b) (a)、(b) ともに、加速電 圧 1.5 kV、WD 5 mm (b) では Cr-L、N-K および Mo-Mのマップを重ね合わせて示した¹⁴⁾ (Online version in color.)

各析出物の組成情報をもとに、i: M_6 C, ii: M_{23} C₆, ii: AINと同定した。すなわち、N, CrおよびMoの分布から、こ れらの三種類の析出物を識別することができた。図6 (b) に 点線で示す領域では、複数の析出物の複合形態を明瞭に捉 えられている。また、微細な析出物については、粒子径が20 nmを下回る粒子までを捉えている。図6 (a) と (b)の比較 から明らかなように、低加速電圧のEDX分析により、ULV-SEM像と同等の高空間分解能での元素分析が実現した。

3.2 酸化グラフェンの観察と分析

近年、次世代材料として様々な分野での応用が検討されて いる酸化グラフェンを、ULV-SEMで観察した事例を紹介す る。本実験で用いた酸化グラフェンは、単層の厚みが約1 nm の極薄膜層である。酸化グラフェンが含まれる溶液を水で希 釈後、超音波分散させ、Siウェハー上に適量滴下し、自然乾 燥させた。図7に、加速電圧1 kV (a) と15 kV (b) で得られた 同一視野のアウトレンズ二次電子像を示す。加速電圧15 kV で撮影した図7 (b) では、酸化グラフェンの分布は全くわか らない。これに対して、加速電圧1 kVで撮影した図7 (a) で は、酸化グラフェンが暗いコントラストで明瞭に確認でき

る。SEM像観察と同じ1 kVの加速電圧で、酸化グラフェンの EDX分析を試みた。図8(a)のアウトレンズ二次電子像に示 した視野について、ウィンドウレスEDX検出器で取得したC のマッピング結果を図8(b)に示す。図8(c)は、従来のウィ ンドウタイプのEDX検出器を使って、同一視野を分析した結 果である。なおWDは、それぞれのEDXシステムでX線の信 号強度が最大となる値に設定した。従来のウィンドウタイプ のEDX検出器では、極低加速電圧条件で信号がほとんど検出 できないために、酸化グラフェンに対応するCの分布は得ら れなかった。一方、ウィンドウレスEDX検出器を使って測定 した結果では、図8(a)のSEM像で認められる酸化グラフェ ンに対応して、Cの明瞭な分布が確認できる。注目すべき点 は、二次電子像のコントラストが暗いほどC強度が高くなっ ていることである (図8 (a) と (b) の比較)。二次電子像で暗 いコントラストの領域ほど酸化グラフェンが重なって厚く なっており、Cのマッピングでは、その厚みの違いを捉えてい ると考えられる。低加速電圧と最新のEDX検出器の利用によ り、最表面層に極めて敏感な分析が実現し、数 nm程度の極 薄膜を捉え、厚みのムラまでを可視化できることがわかる。



図7 Siウエハ上に分散させた酸化グラフェンのアウトレンズ二次電子像 加速電圧1 kV (a)および加速電圧 15 kV (b) (a)と(b)は同一視野



図8 Siウエハ上に分散させた酸化グラフェンのアウトレンズ二次電子像 (a)、ウインドウレスEDX検出器 (b) および通常のEDX 検出器 (c) によるCのマッピング像 すべて、加速電圧:1 kV (a) ~ (c) は同一視野のデータ (b) と (c) のWD は、それ ぞれの検出器の最適値に設定した (Online version in color.)

電子の拡散領域は、元素によっても変化する。グラフェン

のような軽元素の例として、C中の電子の拡散領域の深さを 2.1で言及したモンテカルロシミュレーションで評価したと ころ、加速電圧1 kVで最大30 nm程度であった。図2のFeの 例とあわせて考えると、加速電圧1 kVのEDX分析における 情報深さは、多くの材料で最大20 ~30 nm程度と考えられ る。低加速電圧のEDX分析は、オージェ電子分光法 (Auger Electron Spectroscopy: AES)等の表面分析 (検出深さ:数 nm程度)よりは表面に敏感でないものの、従来条件のSEM-EDXや電子線マイクロアナライザー (Electron Probe Micro Analyzer: EPMA)よりはるかに表面敏感な手法であると言 える。

3.3 リチウムイオン二次電池の正極材粒子表面の観察と分析 電気自動車用などに盛んに研究がなされているリチウムイ オン電池の材料の一つである、正極材(コバルト酸リチウム) の表面を分析した事例を紹介する¹⁵⁾。正極材粒子の表面に は、電池寿命の向上を目的としてNb系等のコーティング処 理がされており、コーティング層の厚さ分布を把握すること は、正極材の研究開発を進めるうえで重要である。今回用い たサンプルは、意図的に不均一な厚みのNb系コーティング を施したものである。図9に、加速電圧0.5 kV (a)と10 kV (b) で取得したインレンズ二次電子像を示す。10 kVでは、粒子 の形状はわかるものの、表面のコーティングに関する情報は 全く得られない。一方、0.5 kVの極低加速電圧条件では、Nb 系のコーティングが暗いコントラストとして確認できる。こ れは、極低加速電圧条件で入射電子の拡散領域が小さくなっ たことと、物質の違いを反映できるインレンズ二次電子検出 器を用いたことによる。

図10に、正極材粒子の一部を、加速電圧1.5 kVでEDXマッ ピング分析した結果を示す。0.5 kVのインレンズ二次電子像 でみられた暗いコントラストに対応して、Nb-M線の強度が 高くなっている。また、粒子の暗いコントラスト以外の部分 からはCoが高く検出されている。この結果から、インレン ズ二次電子像の暗いコントラストは、コーティングの厚い領 域に対応していることが確かめられる。なお、Nb-M線の検 出は、高感度なウインドウレス検出器の出現によって可能に



図9 Nb系コーティングを施したコバルト酸リチウム粒子の同一視野のイ ンレンズ二次電子像 (a)加速電圧0.5 kV、(b)加速電圧10 kV¹⁵⁾



図 10 Nb系コーティングを施したコバルト酸リチウム粒子のインレンズ二次電子像 (a)、粒子表面の一部分のNb-M のマッピング像 (b) および Co-K のマッピング像 (c) (a) 加速電圧:0.5 kV、(b) と (c) 加速電圧:1.5 kV¹⁵ (Online version in color.)

なったことを付け加えておく。本事例で紹介したような機能 性材料におけるコーティングでは、特性向上の観点から、薄 く均一なコーティングが求められるケースが多い。コーティ ングの均一性を評価する上で、本手法は有効である。また、 コーティングの付着形態から、より均一なコーティング方法 の検討にもフィードバックすることができる。

(4) おわりに

本報では、ULV-SEMを用いた極低加速電圧での観察・分 析の特徴について述べ、実材料の分析に適用した事例を紹介 した。SEMの世界においても、ナノオーダーの空間分解能や 表面分析に迫る表面敏感性などが実現している。またULV-SEMを使うと、TEMでは得られない様々なコントラストが 得られる場合がある。本解説では紹介していないが、ULV-SEMは絶縁物の観察¹⁶⁾ や、ネオジム磁石の磁区観察¹⁷⁾にも 有効である。このようなULV-SEMの利点を最大限に引き出 すためには、sweet spotで観察・分析することが重要である。 一方で、従来の高加速電圧での観察・分析が望ましいケース も当然存在する。本報で紹介してきたように、同一視野の像 であっても、加速電圧や検出器を変えて観察することで、得 られる情報は大きく異なってくる。極低加速電圧から高加速 電圧まで条件を変えて、目的に応じた観察条件を選択するこ とが重要である。

以下に、本手法のメリットや特徴について要約する。

- (1) ULV-SEMは、従来の加速電圧条件に比べて入射電子の 拡散領域が小さくなるため、試料極表層(表面~数10 nm程度)に関する情報を取得することができる。
- (2)入射電子の横方向の拡がりが抑えられるため、SEM像の 実効的な分解能が向上する。
- (3) 観察条件(加速電圧、WD)を最適化した上で、複数の検 出器を使い分けることで、試料表面の形状情報や物質情 報などを分離して取得することができる。
- (4)低加速電圧での分析に対応した最新のウインドウレス EDX検出器をULV-SEMと組み合わせることで、EDX分 析においても、表面敏感かつ高空間分解能の分析が実現 する。極低加速電圧条件でのEDX定量計算については、 今後の課題である。
- (5)極低加速電圧での分析は、AESなどの表面分析ほどの表面感度ではないが、厚さ1nm程度の酸化グラフェンの分析も可能であることが示された。従来の加速電圧下でのEDX分析に比べると、はるかに表面敏感な手法といえる。AESのように超高真空を必要とせず、より高空間分解能での観察と分析が可能な本手法は、実材料の表面分析に適しており、表面コーティングの均一性評価等にも

有効であると期待される。

ULV-SEMは材料解析にとって強力なツールであり、今回 ご紹介したような分析を通して、これまでわからなかった材 料の「真の姿」を解き明かし、産業界の発展に大きく貢献し ていくものと期待している。

謝辞

ULV-SEMおよびEDXを用いた技術検討等で、日ごろか らお世話になっているカールツァイス株式会社/Carl Zeiss Microscopy GmbH、およびオックスフォード・インストゥ ルメンツ株式会社/Oxford Instruments NanoAnalysisの関 係者に感謝の意を表します。

参考文献

- 1) 佐藤馨: 顕微鏡, 50 (2015) 3, 173.
- 2) H.Jaksch and J.P.Martin : Freseniue J Anal. Chem., 353 (1995), 378.
- 3) 立花繁明: 顕微鏡, 43 (2008) 3, 174.
- 4) 清水健一:表面技術, 66 (2015) 12, 568.
- 5) 揚村寿英:ぶんせき,4(2020),119.
- 6) 菊池真樹: 顕微鏡, 43 (2008) 3, 166.
- 7) S.Asahina, T.Togashi, O.Terasaki, S.Takami, T.Adschiri,
 M.Shibata and N.Erdman : Microsc. Anal., 26 (2012),
 S12.
- 8)中村貴也,佐藤馨,名越正泰,小形健二,北原保子,櫻田 委大:日本金属学会誌,82 (2018) 5, 169.
- 9) K.Kumagai and T.Sekiguchi : Ultramicroscopy, 109 (2009), 368.
- M.Nagoshi, T.Kawano and K.Sato : Surf. Interface Anal., 48 (2016), 470.
- K. Tandokoro, M. Nagoshi, T. Kawano, K. Sato and K. Tsuno : Microscopy, 67 (2018), 274.
- 12) S.Burgess, J.Sagar, J.Holland, X.Li and F.Bauer : Microscopy Today, 25 (2017), 20.
- 13) M. Nagoshi, K. Sato and T. Aoyama : J. Surf. Anal., 24 (2017), 129.
- 14) T.Nakamura, K.Sato and M.Nagoshi : J. Surf. Anal., 26 (2019) 2, 206.
- 15) JFE 技報, No.47 (2021), 62.
- 16) 名越正泰, 河野崇史, 佐藤馨:表面技術, 54 (2003), 1, 31.
- 17)小田武秀, 佐藤馨, 北原保子, 櫻田委大:日本顕微鏡学会 第73回学術講演会, (2017), P_I-15.

(2022年1月17日受付)