新しい応用分野を切り開く硬 X 線光電子分光分析装置:「PHI Quantes」 渡邉勝巳^{*1}・山瑞拡路^{*1}・井上りさよ^{*2}

New application fields developed by Hard X-ray Photoelectron Spectroscopy : " PHI Quantes "

Katsumi WATANABE^{*1}, Hiromichi YAMAZUI^{*1} and Risayo INOUE^{*2}

^{*1} Department of Research and Development, ULVAC-PHI, INC., 370 Enzo, Chigasaki 253-8522, Japan
^{*2} Analytical Laboratory, ULVAC-PHI, INC., 370 Enzo, Chigasaki 253-8522, Japan

A newly developed " PHI Quantes " is introduced, which enables both XPS(X-ray Photoelectron Spectroscopy) and HAXPES(Hard X-ray Photoelectron Spectroscopy) by using Al K α and Cr K α , respectively. HAXPES has advantages comparing with ordinary XPS, such as deeper analysis depth to several 10 nm, surface contamination free analysis, non-destructive interface analysis and chemical state analysis by measuring inner shell electron. Some latest applications are also demonstrated to show the capability of "PHI Quantes ".

1.はじめに

X線光電子分光分析法(XPS:X-ray Photoelectron Spectroscopy)は物質に含まれる元素の電子状態を測定 することにより,物質の組成や化学状態を分析する手法 である.測定される光電子の運動エネルギーが小さいた め得られる情報は表面の数nmと極めて浅く,表面の情 報だけが得られる特長があるため,半導体,電子機器部 品,化学製品など広い分野の研究開発に使用されてい る.一般的なXPSはAlKα線(1486.6 eV)やMgKα 線(1253.6 eV)など高い光イオン化断面積が得られる 軟X線が励起源として用いられている.

これに対して,硬X線光電子分光法(HAXPES: HArd X-ray Photoelectron Spectroscopy)は,硬X線(5~10 keV)を励起源として使用することにより,一般的なXPSに比べて光電子の運動エネルギーが数倍大きくなり,試料表面のみならず,試料の深い領域からの光電子が検出できる分析手法である.現在,HAXPESは主に放射光を利用した研究例が多く報告されており^{1),2)}, 比較的新しい分析手法として注目を集めている.

一方,放射光施設を利用するときには,時間的,地理 的制約があるため,通常の実験室でHAXPESが測定で きる装置の開発が強く求められていた.この要求に対し て当社では従来のAI線源とともに,硬X線源としてCr Kα線(5414.9 eV)を用いた装置「PHI Quantes」を開 発した.

本稿では HAXPES の特徴,「PHI Quantes」の紹介, およびその応用例について述べる.

*1 アルバック・ファイ(株) 技術開発部(〒253-8522 神奈川県 茅ケ崎市円蔵370番地)

2.HXPES の特徴

2.1 情報深さ

HAXPES では 5 keV 以上の高いエネルギーの X 線を 使用するため³⁾,検出する光電子の運動エネルギーが大 きくなり,物質中での非弾性平均自由行程(IMFP: Inelastic Mean Free Path)が大きくなる.IMFPが大きく なることにより検出できる光電子の試料表面からの深さ がより深くなる.Figure 1に田沼らによって算出された 励起エネルギーによる IMFP の変化を示す⁴⁾.ここで検 出深さを IMFP の 3 倍程度とすると,一般的な XPS で 使用される Al K α 線や Mg K α 線などの軟 X 線領域での 情報深さは数 nm 程度であるのに対し,HAXPES では 10~数 10 nm 程度の深さの情報が得られることがわか る.

Al Kα 線や Mg Kα 線を励起源とする従来の XPS では,情報深さが極めて浅いため,試料の表面が炭化水素などで汚染されているときにはその影響を強く受ける. そのためイオンエッチング等を用いて表面汚染を除去す



Figure 1 Inelastic mean free path for electron kinetic energies up to 13 keV, for grassy carbon, Si, Ti, Cu and Ag¹¹⁾.

^{*&}lt;sup>2</sup> アルバック・ファイ(株) 分析室(〒253-8522 神奈川県茅ケ 崎市円蔵 370 番地)

ることがあるが,このときも試料によってはイオンエッ チングによる化学状態へのダメージの影響で正確な分析 結果を得られないことがある.一方,HAXPESでは検 出深さが数10nmに達するため,表面汚染が存在する 場合でも影響が小さく,試料の電子状態分析が可能であ る.

2.2 信号強度

Figure 2 にいくつかの元素の光イオン化断面積の励起 エネルギー依存性を示す⁵⁾. Figure 2 からわかるよう に,励起エネルギーが大きくなるにつれて光イオン化断 面積は減少する.したがって高いエネルギーを有する硬 X線を励起源とする HAXPES では光イオン化断面積が 著しく減少する.例えば,Si 2p3/2 において,励起エネ ルギーが5 keV の場合は励起エネルギーが1 keV の場合 に比べて,光イオン化断面積が2 桁程度減少する.しか し,励起エネルギーが5 keV では,1 keV の励起エネル ギーでは励起できない Si 1s の測定が可能になる.その 光イオン化断面積は,1 keV の励起エネルギーでの Si 2p3/2 の光イオン化断面積と同程度かそれ以上である. このように,HAXPES では光イオン化断面積の減少を 内殻電子を測定することにより補うことが可能となる.

3.硬X線光電子分光装置 - 「PHI Quantes」

3.1 装置の概要

Figure 3 に「PHI Quantes」の外観を, Figure 4 に光 学系を模式的に示す.「PHI Quantes」では, Al Kα 線源 と Cr Kα 線源を搭載することにより,同一装置での XPS と HAXPES の両機能を実現し,情報深さの異なる



Figure 2 Atomic subshell photoionization cross section of C 1s, O 1s, F1s, Si 1s, Si 2p3/2, Cu 2p3/2, Ag 2p3/2, and Ag $3d5/2^{12}$.



Figure 3 Overview of" PHI Quantes ".

電子状態情報を得ることを可能にした.この二つの線源 による光電子スペクトルは,同一の真空槽内の同一位置 で取得可能となっている.

試料は5軸超高真空モーター駆動マニピュレータによ り移動し,試料搬送も試料導入室からマニピュレータま でを前述と同様のモーターを用いて行う.分析器は新た に開発した光電子取込立体角が±20度程度の高耐電圧 インプットレンズと,6kV耐圧半球型静電式アナライ ザーで構成されている.また,スパッタイオンエッチン グおよび帯電中和補正に用いるイオン銃,帯電中和補正 用低速電子銃が装備されている.

3.2 走查型 X 線源

Al Kα線とCr Kα線ともに走査型 X線源であり,両 X線励起は1台の走査型電子銃(最大加速電圧は20kV) で行う.陽極ターゲット材となるAl およびCr は超高真 空モーター駆動機構により自動的に切り替えられる. Figure 4 に示すように,発生した X線は各々のヨハン型 単色化結晶を介して試料に照射される.Al Kα線の単色



Figure 4 Schematic diagram of" PHI Quantes "optics.

化結晶は一般的に使用されている石英(100)を用い直 径 200 mm のローランド球上に配置されている.また, Cr Kα 線の単色化結晶には Ge(422)を使用し,直径 300 mm のローランド球上,鉛直方向から 22 度の位置 に配置されている.

走査型 X 線源を採用しているため, 試料上の X 線照 射点から発生する2次電子を取り込みX線走査と同期 させることにより, 走査 X 線 2 次電子像 (SXI: Scanning X-ray Image)の観測が可能である. Al Kα線, お よび Cr Kα 線による金グリッド (200LPI) の SXI 観察 例を Figure 5 に示す. 走査型 X 線の空間分解能は 20% - 80%のナイフエッジ法で評価し, それぞれ 7.5 μm, 15 μm であった . Figure 5 は試料位置を固定した状態で それぞれ X 線を切り替えて撮像しており, Al Kα 線, Cr Kα 線励起による SXI の中心位置が良い一致を示して いることがわかる.両X線の照射径は100μmまで任意 に調整でき,用途に応じて選択することができる.この SXIを使用することで,実試料上の測定位置の正確性が 保証され,さらに試料上における多点分析を行うことが 可能となる.また,X線の走査領域における走査点ごと にスペクトルを取得することで, 各点毎の化学状態を反 映したケミカルマッピングを取得することが可能である.

3.3 带電中和補正測定

XPS では絶縁物測定は日常的に行われており,正確な 帯電中和補正は必須である.Figure ((a),(b) に Cr Kα線で測定した PTFE の C 1s, および F 1s のスペク トルを示す.

測定は 1 eV の低速電子ビームと 7 eV の低速 Ar + イ オンビームを同時照射し帯電補正を行っている⁶⁾.測定 は共に 1s ピークで,比較的自然幅が大きいピークであ るため,ピーク幅からの帯電中和補正評価は困難である が,ピーク位置は F 1s,C 1s がそれぞれ 689.1 eV, 292.1 eV となり,データベース値⁷⁾; F 1s:689.0 eV,C 1s:292.0 eV と良い一致を示している.また,1s ピー クに特有な対称性の良いピーク形状が得られていること からも,帯電中和補正が正しく機能していると判断でき る.これにより,従来の光電子分光装置で使用されてい た帯電補正機能が Al Ka 線のみならず,硬X線である Cr Ka 線でも可能であることがわかった.



100 µm



100 µm





Figure 6 F 1s(a) and C 1s (b) XPS spectra of polytetrafuluoroethylene (PTFE) by Cr K α XPS using automated charge neutralization.

4.「PHI Quantes」の応用例

4.1 情報深さの評価

硬 X 線である Cr Kα 線を搭載した最大の特長は分析 情報の深さである.そこで, Cr Kα 線の情報深さを Al Kα 線と比較した測定例を示す.Figure 7 は Al Kα 線, および Cr Kα 線を用いて膜厚の異なる二種類の SiO₂/Si を測定した結果を示す.この時,アナライザー光軸と試 料水平面との取込み角度は 90 度に設定した.SiO₂ の膜 厚は 10 nm および 30 nm である.Figure 7 で (a),(b) が Al Kα 線,(c),(d) が Cr Kα 線によるものである.

この試料において, Al Ka 線励起の IMFP は 3.7 nm, Cr Ka 線では 11.0 nm と見積もられる.この値から情報 深さを算出すると,それぞれ,約 11 nm,約 33 nm にな る⁸⁾. Al Ka 線によるスペクトルである Figure 7(a)で は基板の Si 由来のピークが検出されているが,Figure 7 (b)では基板 Si 由来のピークが検出されていない.対 して,Cr Ka 線によるスペクトルの Figure 7(c)では基 板の Si 由来のピークが強く検出され,更に,Figure 7 (d)においても基板の Si 由来のピークが検出されてお リ,算出した情報深さと良い整合が見られる.Figure 7 のデータから Cr Ka 線による情報深さが,Al Ka 線に よる情報深さよりも十分に深いことが確認できる. Cr Ka 線励起では,軽元素であれば数 10 nm,重い物 質であっても 10 nm 以上の情報深さが見込まれ,表面 から深い領域の電子状態情報を非破壊で取得可能である ことがわかる.また,Figure 7(c)に見られるように, sub-oxide と考えられる Si^{*},Si^{3*}の構造⁹⁾が Si2p3/2 ピ ークと SiO₂によるピークの間に観測されており,埋も れた界面の電子状態を示唆しているものと考えている.

4.2 銅電極パッドの分析

より実用的な試料として,ハードディスクドライブ内 の基板上の銅電極パターンを試料とした.Figure 8 に銅 電極の光学顕微鏡像を示すが銅電極上に変色部が存在す ることがわかる.変色の原因は,銅の価数の違いと酸化 膜厚の違いによるものが知られているが¹⁰⁾,一般的な XPS 装置では情報深さが浅いため,変色の有無による違 いが見られないことが多い.そのため,変色した箇所の 分析はイオンエッチングを用いた深さ方向分析で評価さ れることがあるが,スパッタリングに伴う銅酸化物の還 元のため化学状態を議論するには至らないことが多い.

Figure & b) に測定点の詳細を示す. 変色の濃い部分 (測定点X,x)と変色が薄い部分(測定点Y,y)を選 択し,測定点X,YをAlKa線,測定点x,yをCrKa 線を用いて測定を行った. 今回の測定は帯電中和を使用



Figure 7 Si 2p Spectra of SiO₂(10 nm)/Si and SiO₂ (30 nm) / Si, by using Al Ka and Cr Ka.



Figure 8 Cu pads on a pattern circuit board (a). The left upper pad in (a) is enlarged in (b). XPS spectra were measured on the points of (X and Y) and (x and y) using Al K α and Cr K α , respectively.



Figure 9 XPS survey spectra by Al K α (X and Y) and Cr K α (x and y). The measurement positions of X, Y, x, and y are indicated in Figure 8.

し,測定を行った.

Al Kα線, Cr Kα線によるサーベイスペクトルを Figure 9 に示す. Al Kα線での測定結果では C 1s ピークが 強く見られ,表面が汚染さていることが容易に見てとれ る. Cr Kα線によるスペクトルでも同様に C 1s, O 1s,および Si 1s が強く検出されており,表面が汚染さ れていることがわかる.しかし,検出された元素は N 1s 以外は一致しており,これらサーベイスペクトルで は測定点の間で大きな差は見られなかった.

次に Al Ka 線, Cr Ka 線で測定した Cu 2p3/2 スペク

トルを Figure 10 に示す.Al K α 線で測定した Cu 2p3/2 スペクトルでは,各測定点ともに Cu⁺と Cu²⁺のピーク が確認され,Cu⁺が相対的に多く検出された.しかしな がら,測定点による化学状態組成比の差はほとんど見ら れず,変色の有無による違いは判断できない.一方, Cr K α 線で測定した Cu 2p3/2 スペクトルでは,同じく Cu⁺と Cu²⁺のピークが確認されたが,特に変色の濃い 測定点 x について Cu²⁺が相対的に多く検出された.そ れぞれの X 線源における Cu 2p3/2 光電子の IMFP の理 論計算値¹¹⁾より,Cr K α 線の分析深さは Al K α 線に比 べて約 5 倍程度深いことが見積もられる.

今回の測定結果から,銅電極パッドでは変色の有無に 関わらず,表面近傍にCu⁺が多く存在していることと, 変色部には,表面より深い領域にCu²⁺が相対的に多く 存在しているという結果が得られた.

4.3 SOI(Silicon on Insulator)の分析

前項で PHI Quantes の二つの X 線源を利用すること で,情報深さの違いが異なる分析結果を導く例を示し た.次に,より明確に情報深さの違いを示す例として SOI 試料を分析した結果を示す.試料は,東洋大学ナ ノ・バイオエレクトロニクス研究センター様よりご提供 いただいた.

用いた試料の層構造を Figure 11 に示す. 試料は,シ リコン基板上に厚さ 100 nm の SiO2 絶縁層, 10 nm の Si が堆積されている. なお,本試料は大気中にあった ため最表面に自然酸化層を有する.

Figure 12 に Al Kα 線および Cr Kα 線を用いて角度分 解測定した結果を示す.取出角(試料面と電子分光分析 器のなす角)は両線源ともに20度,45度,90度とした. 取出角が大きいほど試料表面からの情報深さが大きくなる.

Figure 12 の結果から, Cr Kα 線では Al Kα 線では検 出できない SiO₂ 絶縁層の情報を取得できていることが 分かる.これにより,従来はイオンスパッタエッチング を用いてしか可能でなかった薄膜多層膜の下層あるいは



Figure 10 Cu 2p3/2 spectra by Al Ka (X and Y) and Cr Ka (x and y) and results of curve fitting. X, Y, x and y are shown in Figure 8.



Figure 12 Angle resolved results of shown in Figure 11 by Al K α and Cr K α .

界面を非破壊で分析できることが確認された.

4.4 金属表面の分析

金属元素を分析する際に,光電子ピークとX線励起 オージェピークが重畳し,解析を困難にすることがあ る.Figure 13 に二つのX線源で測定された鉄クロム鋼 のサーベイスペクトルを示すが,Al Ka線源では,上述 したように高束縛エネルギー側に酸素,クロム,鉄など のオージェ電子の重畳が見られ,光電子ピークの詳細が 捉えにくくなっている.一方,Cr Ka線を用いると元素



Figure 13 XPS survey spectra of Fe-Cr alloy sample by Al K α and Cr K α .

によって固有の運動エネルギーを持つオージェ電子はさらに高い束縛エネルギー側に移動してしまうため,AI Kαで見られたような重畳は見られない.このように HAXPESでは高いエネルギーを持つX線源を用いることによりオージェピークの重畳を避けることができる.

Figure 14 に Fe 2p と Cr 2p の詳細なスペクトルを示 す.いずれの X 線源でも酸化物や水酸化物に由来する ピークが見られるが,特に Al Kα線の場合にはこれら のピークが顕著である.一方,Cr Kα線では Al Kα線 とは逆に金属元素に由来するピークが顕著である.これ らから,鉄クロム鋼の表面には鉄やクロムの酸化物,水 酸化物が多く存在し,表面から深い領域(10数 nm)で は金属状態を保っていると推察できる.



Figure 14 Fe2p and Cr2p spectra of shown in Figure 13.

5.まとめ

従来の XPS に加えて,新たに HAXPES が測定できる 新製品「PHI Quantes」について,その概要と応用例を 紹介した.

HAXPESは最表面より深い領域の分析ができること, 非破壊で表面汚染の影響を受けずに分析ができること, XPSでは測定できなかった内殻電子の状態が分析できる ことなど大きな可能性を持つ分析法である.さらに二つ の線源を有することで両手法の特長を生かした材料評価 も可能になる.これまで HAXPES は放射光を用いて測 定されてきたが,実験室型 HAXPES である「PHI Quantes」の普及によりさらに HAXPES が身近なものに なり,また放射光を利用する際の予備測定としても有効 なものになることを期待している.

なお,本稿の一部は表面科学誌「実験室系硬X線光 電子分光」²⁰に投稿した内容を含んでいる.

- 文 献
- T. Ishikawa, K. Tamasaku and M. Yabashi: Nucl. Instrum. Methods Phys. Res., Sect. A, 547, 42 (2005).
- K. Kobayashi, M. Yabashi, Y. Takata, T. Tokushima, S. Shin, K. Tamasaku, D. Miwa, T. Ishikawa, H.Nohira, T. Hattori, Y. Sugita, O. Nakatsuka, A. Sakaiand S. Zaima: Appl. Phys. Lett., 83, 1005(2003).
- 3) M. Kobata, K. Kobayashi: Journal of Vacuum Society Japan: 58(2), 43(2015).

- 4) H. Shinotsuka, S. Tanuma, C. J. Powell and D. R. Penn: Surf. Interface Anal. 47(9), 871(2015).
- 5) M. B. Trzhaskovskaya, V. I. Nefedov and V. G. Yarzhemsky: At. Data Nucl. Data Tables 82, 257 (2002).
- 6) P. E. Larson, M. A. Kelly: J. Vac. Sci. Technol. A16, 3483 (1998).
- 7) J. F. Moulder, W. F. Stickle, P. E. Sobol, K. D. Bomben:
 "Handbook of X-ray Photoelectron Spectroscopy "ed. by J. Chastain, R. C. King, Jr(Physical Electronics, Inc., 1995).
- 8) H. Ishii, S, Mamishin, K. Tamura, W. G. Chu, M. Owari, M. Doi, K. Tsukamoto, S. Takahashi, H. Iwai, K. Watanabe, H. Kobayashi, Y. Kita, H. Yamazui, M. Taguchi, R. Shimizu and Y. Nihei: Surf. Interface Anal. 37, 211(2005).
- 9) Y. Takata: The Japanese Society for Synchrotron Radiation Research 17, 66 (2004).
- 10) Y. Haijima, A. Matsumura, T. Sugiyama, S. Tomonaga, M. Dobashi and I. Koiwa: Journal of The Surface Finishing Society of Japan, 59-12, 920(2008).
- 11) S. Diplas, J. F. Watts, P. Tsakiropoulos, G. Shao, G. Beamson and J. A. D. Matthew: Surf. Interface Anal. 31, 734 (2001).
- 12) H. Yamazui, R. Inoue, N. Sanada, K. Watanabe: J. Surf. Sci. Soc. Jpn., Vol.37, No.4, p150, 2016 (in Japanese)

<image><section-header><section-header><image><image><image><section-header><section-header><section-header><table-row><section-header><table-row><table-row><section-header><table-row><table-row><section-header><table-row><table-row><image>



アルバック・ファイ株式会社

束縛エネルギー(eV)

束縛Tネルギー (eV)

束縛Tネルギー (eV)

束縛エネルギー (eV)