最近の研究から

軟X線を利用した GISAXS 測定

奥田浩司¹,山本崇善¹,竹下浩樹¹,平井光博²,櫻井伸一³,北島義典⁴ ¹京都大学工学研究科,²群馬大学工学研究科,³京都工芸繊維大学,⁴物質構造科学研究所 PF

Grazing-incidence Small-Angle Scattering in soft X-ray region

Hiroshi OKUDA¹, Takayoshi YAMAMOTO¹, Kohki TAKESHITA¹, Mitsuhiro HIRAI², Shin-ichi SAKURAI³, Yoshinori KITAJIMA⁴

¹Graduate School of Engineering, Kyoto University, ²Graduate School of Engineering, Gunma University ³Graduate School of Biobase Materials, Kyoto Institute of Technology, ⁴Photon Factory KEK

Abstract

Grazing-incidence Small-Angle Scattering (GISAXS) measurements in soft X-ray region between 1.75 and 2.2 keV, i.e, K absorption edge of Si and P performed at beam-line 11B are shown. Depth- and element sensitive profiles were obtained.

1. はじめに

基板にすれすれの微小角, α, で入射して薄膜内部の小 角散乱強度を測定する Grazing Incidence Small-Angle X-ray Scattering (GI-SAXS) 法は PF では 15 年ほど前のリング 高輝度化の後測定されるようになり、現在では薄膜の相 分離や自己組織化など,バルク材料に対して透過小角散 乱測定で評価されるようなナノ構造の薄膜材料版として 比較的一般化した手法になりつつある。以前旧 BL-15A で の GISAXS 測定を紹介させていただいた [1] 頃と比較する と、PFの旧 BL-15A 移転後の現 BL-6A では時間分解測定 が問題なくおこなえ、例えばブロック共重合体などの高分 子薄膜の自己組織化過程をその場測定で追うなど、薄膜の 実時間構造変化も容易に追跡できる状況にある。2011年 には PF 研究会として GISAS のチュートリアルと研究発 表会を組み合わせた研究会が開催された [2]。GISAS 法に 関しては既にいくつかの解説 [3-5] や Review[6,7] が出版さ れている。また、小角散乱国際会議のサテライト会議とし て GISAS 会議が 2009 年(Hamburg) から開催されており, 昨年シドニーの小角散乱国際会議のサテライトとして京都 で2回目が開催され [8], 次回は 2015 年にフランス開催の 予定である。GISAXS 法は小角散乱法の手法の進歩ととも にその知見を取り入れて発展しており、ここ数年ではコヒ ーレンスの利用が注目されている。一方このような先端光 源利用とは別に、この何年かで GISAXS 法に新たに出て きた流れが軟X線の利用である。PF での実験例は軟X線 を利用した GISAXS 測定としてはかなり早期の結果に属 する。一方, ALS ではさらに大幅に軟らかい C の吸収端 での実験などが進められている。C の吸収端で観察される 化学シフトによる原子散乱因子 f の差を利用して高分子組 織の中での結合状態の異なるブロックを色分けするなど,

興味深い研究が進められている。

ここでは筆者らの PF の BL-11B における Si の K 吸収端 および P の K 吸収端の近傍での軟 X 線 GISAXS 測定の結 果について紹介する。

2. 軟X線のGISAXSの特徴

BL-11B での GISAXS 測定では,結晶モノクロメータで 分光可能な波長領域のX線を利用する。具体的には最も 軟らかいエネルギーで Si の K 吸収端の低エネルギー側, 1.77 keV 程度となる。このエネルギーは通常の小角散乱測 定を行っている感覚からすれば十分に軟らかいが,分光な どの他分野から見れば軟X線と呼んでよいか違和感もある とのことで,米国の軟X線散乱グループは soft とよばずに 最近 tender と言う言葉を使っているそうである。2 keV 程 度のX線の場合,硬いX線と比較すると(1)透過能が低 い(2)軽元素の異常分散効果が利用できる という 2 つ の特徴が挙げられる。

Si に対する線吸収係数の逆数, μ⁻¹は CuK_a 程度の波長 では 75 μm 程度あるが, SiK 吸収端直下の波長では 10 μm 程度しかない。透過小角散乱測定で十分な試料厚さ精度を 持つ試料を作成するには厳しいが,薄膜を反射配置で測定 する場合には薄膜の膜厚と比べて丁度良い程度の侵入深さ を与えるため, 2 keV 程度の軟X線は GISAXS 測定にはむ しろ適している。一方,吸収が大きいため,試料を真空中 に置く必要があり,さらに検出器を大気中に置いたり Be などの窓材を介したりできない。そのため現在は IP を真 空槽の中に直接入れているが,真空環境及び軟X線対応の 二次元検出器 (Pilatus)の市販が始まっており,新 15A に 装備される計画であることは計測の効率とダイナミックレ ンジの観点から非常に期待が持てる。

11Bで測定可能な吸収端としては Si, P, S などの K 吸 収端が挙げられる。Si は基板, P, S はソフトマター系の 材料の評価に有効であると期待される。波長が CuK。の4 倍強あるため,2 keV 程度のエネルギーの GISAXS のプロ ファイルでは、硬X線では意識しないエバルト球の曲率の 効果が顕になることがある [9]。プロファイルのゆがみは 異方性の強い構造ほど顕著に現れ、例えば面内の粒子配列 による干渉ピークは CuKa を利用した GISAXS では基板垂 直方向(q,方向)に直線的に伸びるが、軟X線ではq,の 増加とともにピーク位置は面内方向で内側に寄り、最終的 に左右の粒子間干渉ピークが中央(q_v = 0)でつながって しまうという見かけ上おかしな GISAXS パターンを与え る場合がある [9,10]。しかし GISAXS パターンがエバルト 球面上の強度分布であるとして強度分布の対応を計算する と、硬X線の強度分布と一致する形状を与える事が Si 基 板上の Ge ナノドットで確認できており [9], エバルト球 の曲率の影響は比較的容易に説明できることがわかった。

3. 実験

測定は BL-11B に試料位置制御ステージを含む GISAXS チャンバーを設置しておこなった。 Si 吸収端での測定の 場合,上流の InSb 分光結晶により単色化後,2つのスリ ットでビームを整形して小角散乱測定をおこなった。波長 が CuK_aの4倍強あることから,カメラ長が短くなり,チ ャンバー後部の IP ホルダでの測定で十分な小角分解能が 得られた。一方,11B は小角散乱 BL ではないため,検出 面上でのビームサイズがある程度大きくなる。そのため軟 X線測定で用いられる事の多い CCD ではなく,検出面積 の大きな IP による測定を採用した。

4. 高分子薄膜の深さ分解 GISAXS 測定

軟X線はX線の侵入深さを制御した GISAXS 測定の実 現に有利である。Fig. 1 はX線の侵入深さの入射角依存性 を CuK_α と 1.77 keV の場合について示している [11]。軟X



Figure 1 Penetration depth of X-rays as a function of photon energy for Si substrates.



Figure 2 Change of GISAXS pattern with the angle of incidence. The Bragg spots in the figure correspond to the BCC lattice organized by micophase separation of triblock copolymer. Incident angles are (a)0.81 degree,(b)0.66 degree, (c)0.64 degree and (d) 0.61 degree respectively.

線領域では複素屈折率の値が大きくなるため, GISAXS の 測定に関係する現象として吸収の増大と同時に全反射臨界 角 $\alpha_c = \sqrt{2\delta}$ が増加する。全反射臨界角はほぼX線の波長 に比例するため、Si 吸収端では CuKa線と比較して4倍強 の大きな値を持つ。高分子薄膜の構造が最表面近傍から深 さ方向にどのように変化しているかを調べる上で、全反射 臨界角から入射角を精密に制御する事によってX線の侵入 深さを制御する事は硬X線でも可能である。しかし、Fig. 1からもわかるように、高分子の構造評価に適した 10 nm 程度の分解能で深さ制御をおこなうには硬X線の場合、小 さな入射角に対して非常に小さな角度の制御が必要にな る。これは試料の方位制御が難しいのみならず、試料表面 のうねりやメニスカスといった試料の状態に測定結果が 強く影響される事を意味しており, 信頼性の高い測定の ハードルは高い。一方,軟X線では図にあるように侵入 深さの制御ははるかに容易である。深さ制御 GISAXS の 例としてトリブロック共重合体である SEBS (polystyreneblock-poly(ethylenebutylene)-block -polystyrene)の薄膜を Si 基板上の薄膜に展開した後熱処理によってミクロ相分離 組織を形成した試料の例を Fig. 2 に示す [11]。本試料はバ ルク状態ではミクロ相分離によって形成した球状ドメイ ンが BCC 構造をとることが知られており [12], 深さ分解 GISAXS 測定によって表面近傍で bcc 構造に緩和があるか を調べた。Fig. 2 は膜厚約 400 nm の SEBS 膜に対して 1.77 keV の入射 X線を全反射臨界角よりやや浅い入射角から逐 次大きな入射角に変化させていった場合の GISAXS プロフ ァイルである。入射角が 0.8° のプロファイルではミクロ 相分離で BCC の格子を組んでいる事に対応したスポット が明確に認められる。入射角が浅くなるにつれてスポット が基板垂直方向に伸びる。この変化は BCC 格子を組んだ 高分子膜に対して侵入深さが実効的な基板垂直方向の回折 に寄与する格子数 N を決めていると考えると、ラウエ関 数類似の計算で半値幅の期待値を求める事ができる。入射 角から計算される侵入深さとミクロ相分離構造で形成され る格子構造から計算した基板垂直方向のスポットの半値幅



Figure 3 Change of the Bragg peak position with the angle of incidence, i.e., penetration depth.

は,各入射角に対して実験的に求められた半値幅と良い対 応を示し,良好な深さ分解 GISAXS 測定が実現できたと 結論付けられた。深さ分解が実現されているという前提で, 深さの関数として SEBS 薄膜の構造が表面で緩和している かどうかを調べた結果が Fig. 3 である。表面近傍 20-50 nm 程度の領域で格子定数がバルク中と異なっているという結 果が得られた。原子間力顕微鏡 (AFM) などで観察でき る最表面でなく,表面近傍の数十 nm ~百 nm 程度の領域 の構造が緩和しているか否かを調べるうえで,深さ分解軟 X線 GISAXS 法は有効なツールである事が示された。類 似の試みは中性子を利用した GISAS 法でも Buschbaum ら による例 [13] がある。一方,より吸収の大きな金属表面 に対して微小なクラスター,すなわちより大きな散乱ベク トル領域での測定が可能な場合には,硬X線によって同様 な測定をすることも可能である [14]。

5. Si 吸収端での異常分散効果の利用

BL-11Bの実験ではSiならびにPのK吸収端を利用した散乱強度の変化を調べた。Fig.4はSiのK吸収端近傍でのいくつかの物質の原子散乱密度の変化を示している [15]。Si基板はGISAXS評価用の試料としては標準的であり。多くの高分子試料などがSi基板上に作成される。この際。薄膜のGISAXS測定では基板と薄膜の界面での強い反射波による多重散乱効果が多くの場合認められ、その強度解釈には歪形波ボルン近似(DWBA)による強度シミュレーションが必要となる。

DWBA のシミュレーションには層構造としての試料の 厚さや界面粗さなどのパラメータが既知である必要があ るが,必ずしも精度良く評価できるとは限らない。また 高分子薄膜の評価を Yoneda 線の近傍で試みる時,Si 基板 界面に起因する Yoneda 線が重畳すると強度の解析はさら に複雑になる。Fig.4 において Si の吸収端近傍では Si の 原子散乱因子の実部が高分子程度(PE:低密度ポリエチレ



Figure 4 Atomic scattering factor density calculated for Si substrates and several substances at Si K absorption edge.



Figure 5 GISAXS pattern of SEBS thin film on a Si substrate showing contrast matching between them.

ン)にまで減少していることがわかる。この条件を使う と Si 基板の屈折率(実部)を高分子や水の屈折率と一致 させる事ができ、反射率としてはあたかも基板が膜と同じ 物質になったように見える。したがって基板と薄膜の界面 では反射は起こらず, GISAXS だけが膜部分から発生する という, 基板と膜のコントラストマッチングの条件が成立 する。Fig. 5 は SEBS 薄膜 /Si 試料の GISAXS 強度を入射 X線のエネルギーをコントラストマッチングの条件と,通 常(非マッチング)の条件で測定したものである [16]。グ ラフの水平方向に伸びる線がマッチングの条件では一本, 非マッチング(吸収端から離れた条件)では2本に分裂し ている事が認められる。この Yoneda 線の位置は入射角お よび Si と SEBS の屈折率によって決まるため、一本の線 が観測されている場合 Si と SEBS の屈折率が一致してい る事を意味しており、ソフトマター薄膜 /Si 試料で基板と 膜のコントラストマッチングが実現されたことを示してい る。このような条件が成立すれば、基板界面からの散漫散 が GISAXS 強度に重畳したり Kiessig フリンジが GISAXS 強度を変調する事が避けられるなど,異常小角散乱で利用 される内部構造のコントラストの変調とは異なる目的で利 用することができる。

6. P 吸収端での異常分散効果の利用

軟X線領域でのSi以外のターゲットとして期待される 元素としてPとSが挙げられる。Pの吸収端を利用した 異常分散の利用はリン脂質膜のように P が原子番号の最 も高い元素であるような有機材料の場合, Pの強いコント ラストに隠れて識別しづらいような不均一構造を評価する うえで有効であると期待される。リン脂質を含むモデルラ フト膜の構造[17]については水溶液中での構造を透過小 角散乱測定によって解析する試みが平井ら [18] によって 進められている。これらの精密な測定と比較すると現状 の GISAXS 測定では Si 基板上への展開,真空保持など構 造が変化する要因が多く含まれるため、試料環境の更なる 精密な定義が必要とされている。現段階ではデバイス・セ ンサー構造評価への応用を想定してリン脂質膜を Si 基板 上に展開し、真空中での試行測定を進めている。Fig.6は 2.16 keV での PC (フォスフォチジルコリン) - コレステ ロール-ガングリオシド混合膜の GISAXS パターンの例で ある。図中にあるように P 吸収端直下では P の原子散乱 因子はC程度まで下がるため、入射エネルギーを変化さ せることによって大きなコントラスト変化が期待される。 Fig.6では2層膜の積層構造を示す基板垂直方向の回折ピ ークに対応する成分に重畳して面内方向から 30° 程傾いた 別の構造を共存させた2相構造になっていることを示して いる。これらの相では波長を変えた場合の強度変化の振る 舞いが異なっており、現在定量化を進めている。

これまで 11B で進めてきた 2 keV 領域の GISAXS 測定 の最近の結果について紹介した。小角散乱用のビームライ



Figure 6 GISAXS at 2.144 keV from a PC/Cholestrol/GD mixtures spin cast on a Si substrate.

ンでない事からビームサイズなどいくつかの課題を抱えつ つも、このエネルギー領域でどのようなことができるか、 具体的な結果が見えてきている。今後新 BL-15A が立ち上 がると P 吸収端以上のエネルギー領域で高輝度光による 高分解能の実時間測定が実現の方向に進むと期待される。

引用文献

- [1] 奥田浩司, 落合庄治郎, PFニュース, 20 (2003) 24.
- [2] 奥田浩司,小泉智,櫻井伸一,山崎大(編) KEK proceedings, 2011-11 (2011).
- [3] A. Naudon, *Modern Aspects of Small-Angle Scattering*, (2000) 181.
- [4] R. Lazzari, *X-ray and Neutron Reflectivity*, J.Daillant and A.Giabud eds., Springer Berlin, (2009) 283.
- [5] 奥田浩司, X線反射率入門(櫻井健次編)(2000) 195.
- [6] G. Renaud, R. Lazzari and F. Leroy, Surf. Sci. Report, 64 (2009) 255.
- [7] P. M. Buschbaum, Polymer Journal, 45 (2013) 34.
- [8] http://www.gisas2012.kit.ac.jp/.
- [9] H. Okuda, M. Kato, S. Ochiai and Y. Kitajima, Applied Physics Express, 2 (2009) 126501.
- [10] H. Okuda, K. Takeshita, M. Kato, S. Ochiai and Y. Kitajima, *IOP. Cof. Ser. in Mater. Sci. Eng.*, **24** (2011) 012015.
- [11] H. Okuda, K. Takeshita, S. Ochiai, S. Sakurai and Y. Kitajima, J.Appl. Crystall., 44 (2011) 380.
- [12] J. Kim, H. H. Lee, S. Sakurai, S. Aida, J. Masamoto, S. Nomura, Y. Kitagawa and Y.Suda, *Macromolecules*, **32** (1999) 6707.
- [13] H. Okuda, S. Ochiai and K. Ito, *Trans. MRSJ*, 28 (2003) 27.
- [14] P. M-Buschbaum, E. Mauer, E. Bauer and R. Cubitt, *Langmuir*, **22** (2006) 9295.
- [15] Chantler, C. T. (1997). NIST X-ray Form Factor, Attentuation and Scattering Tables, http://physics.NIST. gov/PhysRefData /FFast/html/form.html.
- [16] H. Okuda, K. Takeshita, M. Kato, S.Ochiai and Y. Kitajima, and H. Ogawa, J.Appl. Crystall., 45 (2012) 119.
- [17] 例えば M. Edidin, Ann. Rev. Biophys. Biomoel. Struct., 32 (2003) 257.
- [18] M. HiraiH.Iwase, T. Hayakawa, M. Koizumi and H. Takahashi, *Biophysical Journal*, 85 (2003) 1600.
 (原稿受付日:2013年1月25日)

著者紹介

奥田浩司 Hiroshi OKUDA 京都大学大学院工学研究科 准教授 〒 606-8501 京都市左京区吉田本町 TEL: 075-753-5193 e-mail: okuda@materials.mbox.media.kyoto-u.ac.jp 略歴:1988年京都大学工学研究科博士後期課程修了, 1989年同工学部助手1999年奈良先端科学技術大学院大学 助教授,2001年京都大学助教授。工学博士。 最近の研究:マグネシウム合金(LPSO),アルミニウム合 金の組織形成。金属ガラスにおける組成-構造揺らぎ。薄 膜の組織-機能構造解明のための散乱手法の開発。

山本崇善 Takayoshi YAMAMOTO 京都大学大学院 工学研究科 M1 〒 606-8501 京都市左京区吉田本町 TEL: 075-753-5194 e-mail: yamamoto.takayoshi.28z@st.kyoto-u.ac.jp 最近の研究:軟X線 GISAXS 法による薄膜構造解析。

竹下浩樹 Kohki TAKESHITA 京都大学大学院 修士課程(現大阪チタニウムテクノロジ ーズ) 〒 606-8501 京都市左京区吉田本町 略歴:2012 年京都大学大学院工学研究科修士課程修了。

平井光博 Mitsuhiro HIRAI 群馬大学工学研究科 教授 〒 371-8510 群馬県前橋市荒牧町 TEL: 027-220-7554 FAX: 027-220-7551 e-mail: mhirai@fs.aramaki.gunma-u.ac.jp 略歴: 1985 年東北大学大学院理学研究科博士後期課程修 了,1998 年群馬大学大学院工学研究科教授。理学博士。
最近の研究:crowding 環境下のタンパク質・生体膜の構造・ ダイナミックス。生物物理学。
櫻井伸一 Shin-ichi SAKURAI
京都工芸繊維大学 教授
〒 606-8585 京都市左京区松ヶ崎橋上町
TEL:075-724-7864
e-mail:shin@kit.ac.jp
略歴:1989 年京都工芸繊維大学助手,1998 年同准教授,2010 年同教授。工学博士。

最近の研究:高分子物理学。

北島義典 Yoshinori KITAJIMA

物質構造科学研究所 放射光科学研究施設 講師

〒305-0801 茨城県つくば市大穂

TEL: 0298-64-5645

FAX: 0298-64-2801

e-mail: yoshinori.kitajima@kek.jp

略歴:1988年東京大学大学院理学研究科博士課程中退, 高エネルギー物理学研究所助手,2012年高エネルギー加 速器研究機構物質構造科学研究所講師。

最近の研究:放射光軟X線分光法(光学系・計測系)および放射光軟X線を利用した固体や表面の構造及び電子状態の研究。