2015A1952

BL46XU

半導体ポリマー薄膜の配向状態解析 Analysis on Molecular Ordering in Polymer Semiconductor Thin Films

佐伯 昭紀^a, 井出 茉里奈^a, 嶋田 佳幾^a, 小金澤 智之^b, <u>尾坂 格</u>^c Akinori Saeki^a, Marina Ide^a, Yoshiki Shimata^a, Tomoyuki Koganezawa^b, <u>Itaru Osaka^c</u>

^a(国大)大阪大学, ^b(公財)高輝度光科学研究センター, ^c(国)理化学研究所 ^aOsaka Univ., ^bJASRI, ^cRIKEN

イソインディゴ共役分子とチエノイソインディゴ共役分子の両者を非対称に連結したベンゾチ エノイソインディゴ分子を鍵とする低バンドギャップ半導体ポリマーの薄膜構造を GIWAXS 測定 にて解析し、光学特性や有機デバイス性能との相関関係を調査した。特にポリマー単膜の空間電 荷制限電流ホール移動度とフラーレン誘導体との混合膜太陽電池性能について詳しく検討した。

キーワード: 半導体ポリマー、配向、有機薄膜太陽電池、微小角入射 X 線回折(GIWAXS)測定

背景と研究目的:

高分子半導体は柔軟性や軽量という特徴を持ち、印刷技術で大面積のデバイス作製が可能であ ることから太陽電池をはじめとする電気デバイスの分野で注目されている。比較的強い電子受容 性基イソインディゴ(IDG)の交互共重合体は、有機薄膜太陽電池(OPV)で7.3%程度の高い光電変換 効率が報告されている[1]。さらに、我々は近年、IDGのフェニル環をチオフェン環に置換したチ エノイソインディゴ(TIDG)では平面性と電子受容性が向上し、高分子鎖の電子状態やスタッキン グが大きく変化することを報告した[2]。しかし、TIDG高分子は汎用的な有機溶媒に対する溶解 性が低いこと、また近赤外吸収特性に関連すると考えられる短い励起子寿命等が原因で変換効率 は 1%程度に留まっていた[3]。そこで IDG と TIDGの双方を取り入れたベンゾチエノイソインデ ィゴ(BTIDG、Fig. 1)を新たに合成し、基礎物性評価と太陽電池測定を行った後、今回 GIWAXS 評 価を行った [4]。BTIDG は IDG と TIDG の中間の電子受容性を示し、さらに非対称な分子構造に より共重合体の溶解性を飛躍的に向上させ、高度なポリマー配向制御を試みた。

実験:

ポリマーないしポリマー:可溶性フラーレン(PCBM)混合薄膜(約 50–500 nm)は、石英基板ない しガラス/ITO/ZnO基板上に溶液をスピンコートないしドロップキャストすることにより作製した。 波長を1Åに調整したX線(0.12°)を、ポリマー薄膜に照射し、散乱・回折X線をHUBER社多軸 回折装置の受光側に設置した PILATUS300K で検出した。

結果および考察:

ポリマー単膜の 2 次元 X 線回折像を Fig.2 に示す。この結果から、特に BT2 では高い face-on 配向を取っていることが確認できた。他の TT1、TT2、BT1 でもランダムないし face-on 配向の回 折像が得られ、電子供与性基と受容性基の間にチオフェンを二つ導入した TT2(80%)と BT2(95%) で高い face-on 配向が確認された。また、BT と組み合わせた共重合体は TT よりも face-on 配向が 強い傾向が見られた。しかし、PC₆₁BM と混合すると全ての BTIDG 共重合体において face-on 配向の割合が 10–20%程度低下し、BT2 では 75%まで低下した(Fig.3)。

ー方、電子吸収スペクトルと光電子収量測定結果から見積もった BTIDG 共重合体の HOMO 準位は-5.35-5.0 eV、バンドギャップは 1.41-1.52 eV であった。SCLC 移動度測定では、BT2 の単一膜で最も高いホール移動度 $1.2 \times 10^{-3} \text{ cm}^2 \text{V}^{-1} \text{s}^{-1}$ が得られた。したがって、ポリマー単膜のホール移動度は face-on 配向性が高いほど向上していることが分かった。しかし、可溶性フラーレン (PC₆₁BM)との混合膜ではホール移動度は $1.2 \times 10^{-4} \text{ cm}^2 \text{V}^{-1} \text{s}^{-1}$ に 1 桁減少し、フラーレンがポリマーの配向を乱していることを示している。

有機薄膜太陽電池の特性評価を行ったところ、BT2:PC₆₁BM=1:2 で光電変換効率(PCE)3.7%を達成した。TT1 では 0.60%と低くなったが、TT2 と BT1 は共に 3.2%の変換効率が得られた。さらに、

BT2 と可溶性高次フラーレン(PC₇₁BM)の混合膜では短絡電流密度 J_{sc} が増加し、PCE は 4.2%まで 向上した。別途測定した外部量子効率スペクトルから、 J_{sc} の増加は 500 nm 付近で PC₇₁BM の吸収 が増えたことで説明できる。今後の性能向上には、PCBM 混合後の face-on 配向の割合の低下を抑 制することと、電圧ロスを小さくすることが鍵である。





Fig.1. ポリマーの構造式



Fig.2. ポリマー単膜(spin-coat)の GIWAXS 像



参考文献:

- [1] Z. Ma et al., Adv. Energy Mater. 4, 1301455 (2014).
- [2] Y. Koizumi et al., Polym. Chem. 4, 484 (2013).
- [3] M. Ide et al., J. Phys. Chem. C 117, 26859 (2013).
- [4] M. Ide et al., J. Mater. Chem. 3, 21578 (2013).