「熱分析」

従来法(等温、定速降温)

による速度論的解析

1. 結晶化

【目的】

DSCなどの熱測定法では、1次相転移に伴う吸熱 (発熱)流束をみることができる。 以下では、結晶化など、核形成-成長様式で進行する 1次相転移のキネティクスについて、Avramiプロット 小沢法などの詳細な解析法を紹介する。



1次相転移 結晶ドメイン(球晶)の核形成-成長



結晶化度の時間発展,C(t)



Avrami model

- $C = 1 \exp[-C_0]$ $C_0 = \int_0^t N(t')V(t t')dt'$
- N:単位体積当たりの核形成頻度 V:各成長ドメインの体積 $V \propto (G\Delta t)^{\ell}$

1次核形成頻度, N & 線成長速度, G

1.等温結晶化 速度係数一定 結晶化度C(t)の時間発展



$$C = 1 - \exp[-C_0] = 1 - \exp[-Zt^n]$$
$$C_0 = \int_0^t N(t')V(t-t')dt'$$

C₀: 成長ドメイン間の重なり合いなどの相関を無視した結晶化度 N: 単位体積当たりの1次核形成頻度 V: 核形成後の個々の成長ドメインの体積

Kolmorgov-Avrami モデル

$$1 - X = \prod_{i} \left(1 - \frac{V_{i}}{V_{s}} \right)$$

$$\approx \exp\left[-\sum_{i} \frac{V_{i}}{V_{s}}\right] \quad (V_{s} \rightarrow \infty)$$

$$\therefore X = 1 - \exp\left[-X_{0}\right] \qquad (24)$$

$$X_{0} = \frac{1}{V_{s}} \int d\vec{r} \, d\tau \, I(\tau) \, V(t - \tau) \qquad (25)$$

時間発展を決める因子

核形成機構

均一核形成:	$I = I_0$ (一定)
不均一核形成:	$I = I_0 \delta(t)$
成長機構	
界面過程律速:	$R \propto t$
拡散律速:	$R \propto t^{1/2}$
ドメイン形状	
ロッド状:	$V \propto R$
ディスク状:	$V \propto R^2$
球状:	$V \propto R^3$

Avrami指数nと定数 Z

Avrami plot: $\log[-\ln(1-C)] = \log Z + n \log t = \log C_0$ $C_0 = \int_0^t N(t')V(t-t')dt'$

Avrami指数 n=h+kl:成長機構に関する有用な情報

1次核形成機構: h = 0, 1 ドメイン成長機構: k = 1/2, 1 結晶ドメインの次元: l = 1, 2, 3

アブラミ指数 m : X = 1 - exp[- k t ^m]					
指数	核形成	成長	形状		
1/2	不均一	拡散	ロッド		
1	不均一	拡散	ディスク		
3/2	不均一	拡散	球		
3/2	均一	拡散	ロッド		
2	均一	拡散	ディスク		
5/2	均一	拡散	球		
1	不均一	界面	ロッド		
2	不均一	界面	ディスク		
3	不均一	界面	球		
2	均一	界面	ロッド		
3	均一	界面	ディスク		
4	均一	界面	球		

1 次核が不均一核形成の場合

$$Zt^{n} = C_{0} = \int_{0}^{t} N(t')V(t-t')dt' = N_{0}V(t) = N_{0}gG^{n}t^{n}$$

$$G: ドメイン成長速度$$

$$\log[-\ln(1-C)] = \log Z + n \log t$$

$$\frac{1}{n}\log Z(T) = \log[G(T)/G_{0}]$$



1.等温結晶化

ポリフッ化ビニリデンの等温結晶化時の(a)発熱流束、 (b)結晶化度の時間変化および(c)そのAvramiプロット



 $n\!\cong\!3.0\!-\!3.2$

球晶の成長

PVDFの結晶化は、 球晶の不均一核成長

1次核が不均一核形成の場合

$$\frac{1}{n}\log Z(T) = \log[G(T)/G_0] = -\log\tau_{1/2}(T) + \log(\ln 2/n)$$



球晶成長の顕微鏡観察の実測データとの比較

 $au_{1/10}$?

τ_{1/2}: 半結晶化時間

2.定速降温
速度係数の変化
Avrami plot ×
$$C = 1 - \exp[-C_0]$$
$$C_0 = \int_0^t N(t')V(t-t')dt'$$
$$\Rightarrow 1 - C = \exp[-\frac{\chi(T)}{|\beta|^n}]$$



ポリフッ化ビニリデンの定速降温結晶化時の (a)発熱流束および(b)(c)結晶化度の変化 2. 定速降温



降温速度に対するプロット

 $log[-ln(1-X(T))] = -n log |\beta| + log \chi(T)$ Avrami指数と等価な指数n 1次核が不均一核形成の場合

$$\chi(T) = g N_0 \left[-\int_{T_0}^T G(T) \, dT \right]^n$$
$$\frac{d}{dT} \chi^{1/n} = -(g N_0)^{1/n} G$$





1次核が不均一核形成の場合

1.等温結晶化

 $\log[-\ln(1 - C(t))] = n \log t + \log Z(T)$ $\log Z^{1/n} = \log[G(T)/G_0]$

結晶成長速度の温度依存性

2 . 定速降温

$$\longrightarrow \frac{d}{dT} \log[G(T)/G_0]$$

$$\log[-\ln(1 - C(T))] = -n\log\beta + \log\chi(T)$$
$$\log(-\frac{d}{dT}\chi^{1/n}) = \log[G(T)/G_0]$$

PVDFでの結果のまとめ

PVDFの結晶化は、球晶の不均一核成長



顕微鏡観察結果との比較 T-M DSC:良好 等温結晶化、定速降温:不良

等温結晶化、定速降温の結果には 不均一核の数密度N₀の温度依存性も含まれている。

まとめ

等温結晶化:アブラミプロットによる解析 定速降温結晶化:小沢プロットによる解析

不均一核形成:成長速度の温度依存性

「熱分析」

従来法 (定速昇温)

による速度論的解析

2. 融解

【目的】

高分子結晶の融解温度領域における定速昇温でみるこ とができる融解キネティクスの過熱度依存性について 紹介する。

 $T_{\rm m}$

高分子結晶:微結晶の集合体

・広い融解温度領域(>10)



等温融解測定は難しい 定速昇温による測定

高分子結晶の融解

融解は球晶の縮小過程ではない。 結晶性高分子試料=ラメラ状微結晶の集合体







特徴1

特徴2

広い 融解温度領域 →

Provide the second seco

PET の昇温過程

分子量分布、欠陥分布 ラメラ厚分布、σ_e分布 融解→再結晶化→融解



Gibbs – Thomson

$$T_{\rm m} = T_{\rm m}^0 \left(1 - \frac{2\,\sigma_{\rm e}}{\ell\,\Delta h_{\rm f}}\right)$$



融解速度と結晶化速度:非対称

融解に関する従来の一般的な常識:融解は融点で起こる。 過加熱なし。熱拡散律速型。

融解速度は非常に速い。(小さい過熱度)



再結晶化・再構造化が同時並列的に起こる。特徴4



再結晶化・再構造化が同時並列的に起こる。特徴4



再結晶化・再構造化が同時並列的に起こる。特徴4



定速昇温による高分子結晶の過加熱過程?

Hellmuth & Wunderlich, 1966

◆ 再結晶化・再構造化はアニールで飽和させる。



◆ 装置内での熱伝導の遅れを補正する必要
 → 装置較正

indiumの融解開始温度で十分か?

熱流束型DSCの集中常数を用いた等価回路





Melting of Indium



前提:金属の融解は過加熱なしに起こる。 融解中の試料温度は融点に保たれる。 融解終了後は定速昇温に戻る。

Melting of Indium



for $t < t_{\text{start}}$

$$T_{s1} = T_{0h} + \beta t - \beta (\frac{C_s}{K_1} + \frac{C_s + C_m}{K_0})$$
$$T_{m1} = T_{0h} + \beta t - \beta \frac{C_s + C_m}{K_0}$$

for
$$t_{\text{start}} < t < t_{\text{end}}$$

 $T_{\text{s2}} = T_{\text{Melt}} = T_{0\text{h}} + \beta t_{\text{start}} - \beta (\frac{C_{\text{s}}}{K_{1}} + \frac{C_{\text{s}} + C_{\text{m}}}{K_{0}})$
 $T_{\text{m1}} = T_{\text{Melt}} + \beta \frac{C_{\text{s}}}{K_{1}} + \alpha \Delta t_{2} + \frac{K_{1}}{(K_{0} + K_{1})^{2}} \beta C_{\text{m}} (1 - e^{-\frac{K_{0} + K_{1}}{C_{\text{m}}} \Delta t_{2}})$
 $\Delta t_{2} \equiv t - t_{\text{start}}$
 $\alpha = \frac{K_{1}}{K_{0} + K_{1}} \beta$
for $t_{\text{end}} < t$
 $T_{\text{s3}} = T_{0\text{h}} + \beta t - \beta (\frac{C_{\text{s}}}{K_{1}} + \frac{C_{\text{s}} + C_{\text{m}}}{K_{0}}) + a_{1} e^{-\lambda_{1} \Delta t_{3}} + a_{2} e^{-\lambda_{2} \Delta t_{3}}$

$$T_{\rm m1} = T_{\rm 0h} + \beta t - \beta \frac{C_{\rm s} + C_{\rm m}}{K_0} + b_1 e^{-\lambda_1 \Delta t_3} + b_2 e^{-\lambda_2 \Delta t_3}$$

$$\Delta t_3 \equiv t - t_{\text{end}}$$
$$\lambda^2 - \left(\frac{K_1}{C_{\text{s}}} + \frac{K_0 + K_1}{C_{\text{m}}}\right)\lambda + \frac{K_0 K_1}{C_{\text{s}} C_{\text{m}}} = 0$$

.

Melting of Indium



$$\alpha = \frac{K_1}{K_0 + K_1} \beta$$

$$\lambda^2 - \left(\frac{K_1}{C_s} + \frac{K_0 + K_1}{C_m}\right)\lambda + \frac{K_0 K_1}{C_s C_m} = 0$$

$$K_0 \left\{\int_{t_{start}}^{t_{end}} (T_{m2} - T_{m1}) dt + \int_{t_{end}}^{\infty} (T_{m3} - T_{m1}) dt\right\}$$

$$=\Delta H_{\rm f}$$

$$T_{\rm m}^{\rm onset} = T_{\rm Melt} + \beta (\frac{C_{\rm s}}{K_{\rm 1}} + \frac{C_{\rm m}}{K_{\rm 0} + K_{\rm 1}})$$

$$\Rightarrow K_0, K_1, C_m$$

- 広い融解温度領域(>10℃)
- ・速い融解キネティクス(DT 小)

→融解キネティクスの等温測定は困難 定速昇温による測定



モデリング1

個々の微結晶の融解キネティクスを仮定。 $\phi(t, T_m)$: 融点が T_m の微結晶の結晶化度 $\phi(\Delta t)$ $\frac{d}{dt}\phi(t, T_{\rm m}) = -\frac{R(\Delta T)}{\Phi(t, T_{\rm m})}\phi(t, T_{\rm m})$ $\Delta T \equiv T - T_{\rm m}$ $R(\Delta T) \equiv a \ \Delta T^{y}$ $T = T_0 + \beta t$: 定速昇温 等温融解は困難なので。 $\phi(\Delta t > 0) = \phi_0(T_{\rm M}) \exp[-(\frac{\Delta t}{\tau_{\rm o}})^{y+1}]$ R_0 : Constant $R_1 = a \Delta T$ $\tau_c \equiv (y+1)^{\frac{1}{y+1}} a^{-\frac{1}{y+1}} \beta^{-x}$ $R_e \propto e^{c \Delta T}$ $x = \frac{y}{u+1}$

Toda et al. Polym(02) in press

time

全結晶化度の時間変化 → 融解ピーク (DSC) $\Phi(t) = \int dT_{\rm m} \phi(\Delta t, T_{\rm m})$ $= \int dT_{\rm m} \phi_0(T_{\rm m}) \exp[-(\frac{\Delta t}{\tau_{\rm c}})^{y+1}] \Rightarrow F_{\rm melt}(t) = \Delta H \frac{d\Phi}{dt}$ convolution



iPP の例







結果のまとめ

Heating rate dependence of superheating ΔT with C-DSC



$$\Delta T_{\text{shift}}^{\text{peak}} \propto \beta^{z} \implies R \propto \Delta T^{y}$$
$$z = \frac{1}{y+1}$$

	z	y
LDPE	0.43	1.3
PE	0.37	1.7
iPP	0.23	3.3
PET	0.15	5.7
PCL	0.12	7.3

融解キネティクスの律速過程とは

通常の融解 → 核形成の必要なし

律速過程:
1.荒れた融解界面上での
キネティクス
$$V_{
m kin}=eta^{
m T}\Delta T$$





ある種の高分子で何故強い ΔT 依存性があるのか?

まとめ

融解温度領域:融解十再構造化十再結晶化

融解キネティクス:過加熱度依存性

定速昇温での昇温速度依存性