熱機械分析装置(TMA)による高粘性流体の

硬化過程等評価方法の検証

佐々木 勝司*1

関 浩子*2

山口 情*3

[要 旨]

金属容器に高粘性流体(接着剤)とアルミナ粉末を充填させて作製した試料に対し、熱機械分析 (Thermal Mechanical Analysis (TMA))を行うことにより、高粘性流体の硬化過程における体積変 化のモニタリング手法について検討した。その結果、TMA により硬化過程に伴う体積変化が検知 され、比較的簡便な操作による接着剤の硬化過程のモニタリングの可能性について示された。得ら れた結果をフーリエ変換赤外分光スペクトル測定(Fourier Transform – Infrared Spectroscopy (FT-IR)) による官能基構造の変化及び示差走査熱量測定(Differential Scanning Calorimetry (DSC))による硬 化反応に伴う発熱過程と比較したところ、類似した応答を示すことが判明した。

1 はじめに

熱硬化性樹脂やUV硬化性樹脂といった高粘性 流体は、現在の産業において、接着剤をはじめと して電子産業や自動車産業等、多岐にわたる業種 で使用される重要な材料である。特に半導体プラ スチックパッケージで使用される場合には、小型 化、薄膜化が進行している昨今、その反り変形や 強度などの信頼性確保が必須の課題となっている。 それゆえに硬化後に生じる残留応力ないし残留歪 みの発生の事前予測や、その発生機構の解明が必 要であり、硬化に伴う体積変化をリアルタイムで 評価し、硬化過程で生じる反り変形挙動等の発生 機構の解明が望まれている。特に接着剤の硬化に 伴う収縮過程は、含有溶媒の蒸発や化学反応、化 学種間の分子間相互作用に起因する分子の会合状

*1 基盤技	訪課	副主査
--------	----	-----

- *2 基盤技術課 主任研究員
- *3 基盤技術課 主任

態変化等といった複数の要素が複雑に絡み合い、 その機構解明を困難にしている。

従来、高粘性流体の硬化過程の評価は、硬化過 程における試料の密度変化の測定の他、様々なも のが適用されている。主な硬化過程評価手法及び その特徴を表1に示すが、何れの方法においても、 硬化過程における体積変化を直接的に評価するこ とが出来ない。

一方、熱膨張・収縮挙動を評価するための熱分 析の手法の1つとして、熱機械分析(Thermal Mechanical Analysis(TMA))と呼ばれるものが ある。これは、固体試料(ブロック状試料または 薄膜状試料)に対し一定の荷重を掛けながらその 熱膨張等挙動を評価するものである。この手法は 本来、測定対象は固体試料のみであるが、測定ジ グを工夫することで液状試料の熱膨張係数の評価 の可能性について検討されてきている¹⁾。

分析装置	原理	適用の限界	
示差走査熱量測定装置 (DSC)	反応に伴う発熱過程評価	発熱を伴わないものは適用不可 溶剤の気化等、混在物による影響	
フーリエ変換赤外分光 測定装置 (FT-IR)	反応に伴う官能基濃度の変化	官能基濃度変化を伴わないもの(吸光度 変化の小さいもの)は不適	
動的粘弾性分析装置 (DMA、レオメータ)	硬化過程における動的粘弾性変化	装置によっては反応終点が不明な場合 あり	
熱機械分析装置(TMA)	硬化過程における熱膨張・収縮過程 評価 (密度変化)	(今回の検証対象)	

表1 硬化過程評価に用いられる主な分析手法とその特徴

そこで本研究では、TMA を活用することで接 着剤の硬化過程を体積変化の観点から直接的に評 価できるのではないかと考え、TMA を用いた高 粘性流体の体積変化過程のモニタリングについて、 従来の FT-IR (Fourier Transform - Infrared Spectroscopy) や DSC (Differential Scanning Calorimetry) と比較検証を実施した。その際、生産工 程における様々な接着剤の硬化方法を考慮し、室 温等温条件下ならびに室温以上での昇温過程条件 下でそれぞれ検証を行い、TMA による高粘性流 体の硬化過程評価の可能性について報告する。

2 実験方法

2. 1 使用機材及び測定ジグの作製

高粘性流体試料として、市販のエポキシ系の接 着剤を用いた。当該接着剤は主剤と硬化剤の2液 を混合させるタイプであり、主剤はエポキシ樹脂、 硬化剤としてはポリチオール系のものが使用され ている旨、また 30 分で硬化する旨表記されてい るものである。測定開始直前に主剤と硬化剤を等 量混合し、その一部を採取し試験体として供した。

TMA による高粘性流体の体積変化を測定する に際しては、図1に示す器具を用いた。容器には DSC 等で使用するアルミニウム製のマクロセル

((株) 島津製作所製 Ø6mm×5mm)を利用した。容器中に充填する粉末には、硬化反応に対する触媒能を持たないことが要求されることを考慮し、普段 DSC 等で用いるアルミナ粉末((株)島

津製作所製 DTA 標準用α-Al₂O₃粉末)とした。

実際の測定に際しては既存文献¹⁾を参考とし て測定を行った。具体的には、図1に示す器具に より、主剤と硬化剤を等量混合させた接着剤を 10mg 程度採取し、それを容器底面に塗布した。 次いでアルミナ粉末を 50mg 程度速やかに充填し た。その後、マクロセルに付属のアルミニウムの 薄板を蓋として被せたものを試験体として、試験 体に TMA の検出棒を接触させ、その収縮挙動に ついて室温等温過程及び昇温過程についてそれぞ れ測定した。





2.2 硬化過程評価

2. 2. 1 TMA による硬化過程評価

TMA による高粘性流体の体積変化の測定に当たり、熱機械分析装置((株)島津製作所製

TMA-60)を膨張モードで使用した。機器の設定 条件は表2に示すとおりである。

表2 TMAにおける機器の設定条件

装置	TMA-60 ((株)島津製作所)
モード	膨張モード
測定温度	室温(25℃前後) (等温過程)
	室温~120℃(昇温過程)
使用雰囲気	窒素雰囲気下
ガス流量	50mL/min
荷重	5mN
昇温速度 (昇温過程評価時)	3~15°C/min

出力される結果は飽くまで試料長であるが、測 定容器の断面積が一定であることから、試料長の 変位を体積変化として読み替えた。また、測定容 器本体及びアルミナ粉末の膨張・収縮も含まれて いるため、次式に従い、正味の接着剤の変位幅 (Δh)を算出した。

なおこの式は等温過程において適用した式であ り、昇温過程においては経過時間 *t* を測定温度 *T* に読み替えてこの式を適用した。

$$\Delta h = h_{\rm M}(t) - h_{\rm C}(t) - \frac{m'_{\rm A}}{m_{\rm A}} \{h_{\rm A}(t) - h_{\rm C}(t)\}$$

- *h*_M(*t*): 測定開始から時間 *t* 経過後の接
 着剤の硬化過程における試験体
 の TMA の読み取り結果
- hc(t): 測定開始から時間 t 経過後のア
 ルミニウム製マクロセルのみ
 (蓋を含む)の TMA の読み取
 り結果
- h_A(t): 測定開始から時間 t 経過後のア ルミニウム製マクロセルにアル ミナ粉末を充填した試料の TMA の読み取り結果

 $m_A: h_A(t)$ 測定時のアルミナ粉末充填量 $m'_A: h_M(t)$ 測定時のアルミナ粉末充填量

2. 2. 2 従来法による硬化過程評価

TMA による測定結果の妥当性の評価及び硬化 過程で生じる現象(官能基変化、発熱)との比較 のために、FT-IR による硬化反応における官能基 構造変化過程、DSC による硬化反応過程に伴う 発熱量についてそれぞれ評価を行った。

FT-IR は、(株) 島津製作所製の IRPrestige-21 を用いた。測定方法としては、検出器に高粘性流 体が付着した際の破損の可能性を考慮し、赤外顕 微鏡((株) 島津製作所製 AIM-8800) を用いた 反射法により IR スペクトル測定を行った。

DSC については、(株)島津製作所製の DSC-60Plus を用い、硬化反応に伴って観測される発熱 ピークについて反応率の評価を行った。その他 FT-IR、DSC による分析におけるそれぞれの機器 の設定条件は表3のとおりである。

表3 FT-IR 及び DSC の機器の設定条件

(1)FT-IR	
装置	IRPrestige21 ((株)島津製作所)
	AIM-8800 ((株)島津製作所)
測定温度	室温(25℃前後)
波数範囲	4000~700cm ⁻¹
分解能	8cm ⁻¹
積算回数	40回
検出方法	顕微測定(反射法)
(2)DSC	
装置	DSC-60Plus ((株)島津製作所)
測定温度	室温~120℃
昇温速度	3∼15°C/min
使用雰囲気	窒素雰囲気下
ガス流量	50mL/min
サンプル量	5mg程度
使用セル	アルミニウムクリンプセル
	((株)島津製作所製 201-52943)

3 結果及び考察

3.1 等温条件における硬化過程評価

3. 1. 1 TMA による体積変化測定

図2に室温等温条件における接着剤の変位幅 Δh の経時変化を示す(赤線)。比較のため、アル ミナ粉末のみを充填したものについての変位幅も 併せてプロットした(黒線)。



Time [min]

図2 室温条件(25℃前後)における TMA による接着剤の充填高さの変位の経時変化 (黒線)アルミナ粉末のみ、(赤線) 接着剤を充填したもの

アルミナ粉末のみを充填した場合と比べ、試験 体を充填したものは変位幅が大きくなった。また、 アルミナ粉末のみを充填したものに着目した場合、 その変位は測定開始のごく初期(10min 程度まで) の段階でほぼ定常状態となっている。このことは、 TMA による荷重が、測定試料の体積変化に及ぼ す直接的な影響が測定時間のごく初期にのみ限定 的に及ぼされることを示唆するものと考えられる。

一方、接着剤においては、変位が反応のごく初 期の段階で急激に生じた後、アルミナ粉末と同様 に 10min 程度の段階で一旦変位速度が小さく なった。その後、再び変位速度が大きくなり、 50min 程度で変位はほぼ一定となるという2段階 の行程を経ている様子が検知された。アルミナ粉 末の変位が反応開始直後 10min 程度で定常に達 していることに照らし合わせて考えた場合、接着 剤の 10min 程度までの段階で生じた変位は主に TMA の荷重によるものであり、それ以降の変位 は、主に硬化反応に伴う接着剤の収縮によるもの ではないかと考えられる。

3. 1. 2 FT-IR による官能基変化測定

室温付近の等温条件下における硬化反応過程に

ついて評価するため、接着剤の官能基構造の変化 について FT-IR による比較検証を行った²⁾。図3 (a) に反応開始直後から 100min の間の各時間に 測定した接着剤の IR スペクトルを示す。反応の 進行に従い、3400cm⁻¹付近に見られるややブロー ドな吸収ピークが高くなっていく傾向にあった一 方で、それよりも目立たないが 2550cm⁻¹ 及び 915cm⁻¹付近に見られる吸収ピークが消失ないし 減衰している様子が確認された(図3(a-1)~

(a-3))。3400cm⁻¹、2550cm⁻¹及び 915cm⁻¹ 付近に 見られる吸収はそれぞれ、硬化反応の進行に伴い 生成されたヒドロキシル基、消失した硬化剤由来 のメルカプト基及び主剤由来のエポキシ基に由来 するものである。このことから、当該接着剤の硬 化過程が FT-IR によっても評価可能であることが 確認された。

実際の反応進行の評価を行うために、硬化反応 に関与する官能基であるヒドロキシル基 (3398cm⁻¹)、メルカプト基(2569cm⁻¹)及びエ ポキシ基 (914cm⁻¹) に由来する吸収ピークにつ いてベースライン補正を行った上で、それぞれの 吸光度の、硬化反応に関与しない芳香環 (1508cm⁻¹)の吸光度に対する比を算出し、その 経時変化について評価した。その結果を図3 (b-1) ~ (b-3) に示す。何れの経時変化曲線の形状 も Sigmoidal な変位を示しており、反応開始 10min 程度までは何れの吸光度比もほとんど変化 していない。このことから、当該接着剤について は 10min 程度までは殆ど反応が進行していない ことが確認された。その後ヒドロキシル基の吸光 度比が増加に、メルカプト基とエポキシ基の吸光 度比が減少にそれぞれ転じ、その後、30min 程度 で何れの吸光度比も定常状態に達し一定となった。 このことは、使用した製品の表記のとおり、 30min 程度で硬化反応が終了していることを示唆 している。



図3 室温条件(25℃前後)での硬化過程の各時間における試験体の IR スペクトル測定結果(a、a-1 ~a-3) 及び芳香環の吸光度に対する各官能基の吸光度比の経時変化(b-1~b-3)。

(a) スペクトル全体(4000~700cm⁻¹)、(a-1) ヒドロキシル基(3700~3000cm⁻¹)、(a-2) メルカプト 基(2700~2200cm⁻¹)、(a-3) エポキシ基(950~850cm⁻¹)

(b-1) ヒドロキシル基(b-2) メルカプト基、(b-3) エポキシ基の吸光度比の経時変化

以上の結果を TMA の測定結果と比較すると、 FT-IR と TMA の何れも急激に変位した後に定常 状態に達するという応答挙動については一致して いることが確認された。しかしながら、詳細比較 を行うと、TMA による変位過程と FT-IR による 官能基構造変化過程では異なる挙動を示す部分が あることが判明した。挙動が異なる点は、(1) TMA においては反応開始直後から 10min 前後ま で変位しているのに対して、同時間帯における官 能基の構造変化が殆ど進行していないこと、(2) TMA と FT-IR とでは定常状態に達するまでの所 要時間に差(前者は 50min 程度、後者は 30min 程度)が見られたことである。(1) については先 述のとおり、アルミナ粉末のみの測定結果と照合 すると TMA の荷重による影響が考えられる。(2) については硬化反応終了後も収縮が継続している ことから、硬化反応により生成したポリマー鎖間 の分子間相互作用に伴う収縮である可能性が考え られる。

3.2 昇温条件における硬化過程評価

3. 2. 1 TMA による体積変化測定

図4に各昇温条件下(3℃/min、8℃/min 及び 15℃/min)における TMA の変位幅Δh の経時変化 を示す。ここでは、接着剤の採取量の違い等によ り変位幅が異なっていたので、測定期間中に検知 された最大の変位幅を 100%として正規化を行っ ている。室温等温条件下での測定結果と同様、何 れの昇温速度条件においても TMA の変位は Sigmoidal であるが、昇温速度を大きくするにし



図4 各昇温条件における TMA による接着剤 の充填高さの変位の経時変化

たがって TMA の変位速度が大きくなり、より早 く定常状態に達する傾向にあることが確認された。 今回使用している接着剤であるエポキシ樹脂は熱 硬化性のものであり、その硬化反応は加熱するほ ど促進される。当該結果はこのことを反映してい ると考えられる。

なお、昇温速度 3°C/min の条件での測定におい て、測定終了直前に収縮から膨張に転じている様 子が確認された。これは接着剤の硬化反応終了後、 生成した硬化物が加熱されることによって熱膨張 したものであると考えられる。このような現象が ひいては残留歪み等の原因の1つになるのではな いかと推定される。なお、昇温速度をより高く設 定したものでは、測定時間内ではこのような現象 は確認されなかったので、反応温度条件(加熱条 件)の差異により硬化生成物の微細構造が異なっ ている可能性が考えられるが、この点については 別途検証が必要である。

3. 2. 2 DSC による反応熱測定

昇温条件下における硬化反応過程について評価 するため、硬化反応に伴う発熱量について DSC による比較検証を行った。図5(a)に各昇温条 件における接着剤の DSC サーモグラムを示す。 硬化反応の進行に伴い、発熱ピークが観測されて おり、そのピーク温度は昇温速度の上昇とともに 高温側にシフトしている。得られたピークの面積 から反応熱量が算出されるが、当該ピークについ て全体のピーク面積に対する反応開始から時間 *t* 経過後(または観測温度 *T*)までの部分ピーク面 積の比を算出することで反応率を算出した³⁾。算 出した反応率の経時変化を図5 (b)に示す。反 応の進行は Sigmoidal であり、反応開始直後 200 ~300sec 程度は殆ど進行せず、その後急激に反 応が進行していることがわかる。また、昇温速度 の増大に伴い、反応の進行が促進されている様子 が確認された。

以上の結果を TMA の測定結果と比較すると、 室温等温過程での反応と同様、DSC と TMA の 何れも急激に変位した後に定常状態に達するとい う応答挙動については一致していることが確認さ れた。しかしながら、詳細比較を行うと、TMA による変位過程と DSC による発熱量を元にした



図5 試験体の硬化反応における各昇温条件 の(a) DSC サーモグラム及び(b)発熱量か ら算出した反応率の経時変化

表4 TMA 及び DSC によって評価されたそれ ぞれの反応所要時間 (単位: sec)

		昇温速度		
/		3°C/min	8°C/min	15°C/min
反応率 50%	DSC	704	453	318
	TMA	544	305	268
反応率 100%	DSC	1047	536	353
	TMA	1840	823	512

反応率では異なる挙動を示す部分があった。挙動 が異なる点は、(1) TMA においては測定開始直 後から変位が検知されているのに対して、同時間 帯において発熱量からは反応が殆ど進行していな いこと、(2) TMA と DSC とでは定常状態に達 するまでの所要時間に差が見られ、何れの昇温速 度条件においても TMA の方が定常状態に到達す るまでの所要時間が長かったことである(表4を 参照)。それに加えて、(3)低昇温速度条件での 測定において、測定終了直前に収縮から膨張に転 じている様子が検知されている点も相違点として 挙げられる。(1)、(2) については室温等温過程 の結果と同様、それぞれ TMA の荷重による影響、 硬化反応により生成したポリマー鎖間の分子間相 互作用に伴う収縮によるものではないかと考えら れる。

4 まとめ

以上の検証により、高粘性流体の体積変化のモニタリングでは FT-IR や DSC と同様な応答挙動 を示すことが判明し、TMA による高粘性流体の 硬化過程を評価できる可能性について示すことが 出来た。

また、従来の方法である FT-IR や DSC の結果 と比較をしていく中で、残留歪み等の原因にもな り得る昇温中の接着剤の膨張挙動の検知、硬化反 応開始直後ならびに反応終了直後に見られた評価 結果の乖離から、体積変化は硬化反応だけに起因 するものではない可能性も示された。

FT-IR や DSC は化学反応に特化して硬化過程 を評価するものであり、荷重による高粘性流体の 変形や化学種間の分子間相互作用による会合状態 の変化といった、硬化に伴う収縮に及ぼす化学反 応以外の要素に対しては検出原理上評価できない。 硬化後に生じる残留応力ないし残留歪みの発生機 構の解明や事前予測の精度向上に資する分析であ ることを指向した場合、化学反応以外の情報も含 んだ状態で評価可能な TMA による直接モニタリ ングは有効な分析手法の1つではないかと考える。

(参考文献)

- 日本熱測定学会:熱量測定・熱分析ハンド ブック<第2版>,p.142-p.143 (2015)
- 2)(株)島津製作所: Solution Navigator, 2.21
 エポキシ系接着剤の硬化過程の分析(1)
 FTIR
- 3)日本熱測定学会:熱量測定・熱分析ハンド ブック<第2版>,p.156-p.158 (2015)