

絶縁用封止材として使われるエポキシ樹脂硬化反応の解析 ―昇温工程の反応挙動の解析―

串 崎 義 幸*1·山 田 敏 郎*1·多 田 薫*1·五 十 嵐 充*1·蒲 生 正 浩*2

Analysis of Curing Reaction for Epoxy Resin Used for Electrical Insulator ~Two-stage Cure Reaction with a Finite Element Method~

Kushizaki, Yoshiyuki^{*1}/Yamada, Toshiro^{*1}/Tada, Kaoru^{*1}/ Igarashi, Mitsuru^{*1}/Gamou, Masahiro^{*2}

Epoxy has been used widely in electronic devices because of its excellent electrical properties for insulators. In epoxy resin curing reaction process, phenomena such as heat of reaction, reaction progress (degree of cure, physical properties, etc.), cure shrinkage and viscoelastic behavior, are related intricately.

It is known that there are serious problems of delamination at the metal- epoxy resin interface and crack failure in epoxy resin due to cure shrinkage when epoxy resin is used as encapsulating medium of insulators in electrical and electronic equipments. It is very difficult to make experimentally clear the mechanism of the delamination and crack failure occurring in electrical and electronic equipments during curing reaction. Though several papers have been reported on the attempts to predict the stress-strain behavior during curing reaction, their simulation model is proposed under the conditions without cure shrinkage, heat of reaction, reaction progress, delamination or crack failure. Therefore, previous works cannot be always applied to the practical production process. In order to solve these problems, the authors have proposed a new simulation model, which can applies to the curing process from potting (liquid state) to gelling (solid state) under a constant curing temperature. In this work, the authors have attempted the simulation with a finite element method for two-stage cure reaction as follows :

Epoxy resin was potted between the inner and outer iron cylinders. The potted epoxy resin was cured under a given temperature before gelling and under a higher temperature during gelling (two-stage cure reaction). In order to express the two-stage cure reaction, the equation of cure reaction was corrected. The circumferential strain curves on the surface of outer iron cylinder predicted by the simulation are in good agreement with the experimental results. **Key words** : Two-stage Curing reaction/Viscoelasticity/Epoxy Resin/FEM

1.緒 言

電子部品の絶縁用封止材料として用いられているエポキ

*1 金沢大学大学院自然科学研究科 金沢市角間町(〒920-1192) Graduate School of Natural Science & Technology, Kanazawa Univ.

Kakuma-chou, Kanazawa 920-1192, Japan ^{*2} TDK(株)

市川市東大和田 2-15-7 (〒272-0026)

TDK Co.,Ltd.

2–15–7 Higashi–ohwada, Ichikawa 272–0026, Japan 2005. 1. 28 受理 シ樹脂は,硬化反応によって収縮する.この収縮が原因で 内部応力が生じ,接合界面のはく離やエポキシ樹脂に亀裂 などの重大な問題が発生する.従って,硬化反応時に生ず るエポキシ樹脂の収縮挙動を事前に定量的かつ高精度に予 測する事は,電子部品の接合強度信頼性を確保する上で重 要である^{1),2}.

エポキシ樹脂の硬化反応の収縮挙動は、反応進展ととも に反応発熱、硬化収縮と粘弾性挙動といった現象が影響を 及ぼしあう非常に複雑な現象である.そこで著者等は、こ れまでに官能基定量を用いてエポキシ樹脂の硬化反応速度 式の導出³、硬化収縮中におけるエポキシ樹脂の粘弾性変 形メカニズム⁴の解明や硬化反応中におけるエポキシ樹脂 接着メカニズムの解明5,60などの研究を進めてきた.

一方、既報3)~6)では硬化温度が一定の場合について解析 を行っていた、ところが、エポキシ樹脂を注形硬化する実 際の製造工程では、硬化反応初期工程では接着強度が十分 でないために金属と樹脂の熱膨張差による界面はく離が発 生する危険がある.そこで、熱膨張差による界面はく離が 生じない接着強度となるゲル化中期までをなるべく低い温 度で行い、その後、生産性向上のために高温にして硬化反 応速度を高める2段階硬化が一般的に行われている. すな わち、エポキシ樹脂の注形硬化の製造現場に適用できるよ うな上記の2段階硬化反応工程の解析はこれまで殆ど行わ れていない.この2段階硬化反応中において,反応率は温 度上昇とともに急激に変化する.このような急激な硬化率 の変化を表現するためにロジスティック曲線によって近似 した.また,2段階硬化を行った際に生ずる硬化収縮挙動 を有限要素解析により求め、2段階硬化反応工程中での硬 化反応収縮挙動のメカニズムの解明を試みた.

2. 実験および解析手法

2.1 反応率式

反応率を表現する方法として,従来の研究^{n~13)}ではエポ キシ硬化反応速度を1次またはn次の反応速度式(べき 乗則)あるいは,Kamalモデルに従うものとして取り扱 われてきた.しかし,既報³⁾において,これらの手法では エポキシ硬化反応のような反応進展に伴って3次元架橋反 応によりゲル化していく系を初期から反応完結までを一つ の式で取り扱うことはできないことを明らかにした.そし て,この複雑な硬化反応を正確に表現するために多項式を 用いて近似した.

一方,2段階硬化反応において反応率がS字に変化する 性質を利用して,以下のようなことが行なわれている.反 応がゆっくり進むゲル化初期では硬化収縮の影響が小さい ので一定温度で硬化する.そして、反応が急激に進むゲル 化中期では、硬化収縮の影響が大きくなるために温度を高 温にして、エポキシ樹脂の硬化収縮を自身の熱膨張で相殺 させる.硬化反応終了直前では、反応はゆっくり進み硬化 収縮の影響が小さくなるため,再び一定温度で硬化させる. このような背景から2段階硬化反応では、反応率のS字 に変化を上手く表現できる式が必要となった. 既報^{3),4)}の 多項式では,硬化反応を問題なく求めることができるが, 硬化反応のS字変化については上手く表現できなかった. そこで、エポキシ樹脂の反応率をS字で近似できるロジ スティック曲線を用い求めた.具体的には、既報3の硬化 条件 80℃, 100℃, 120℃(図 1~3 に示す)場合の反応率 の実験結果をもとに、非線形の最小二乗法でロジスティッ ク曲線のパラメータを決定した. その結果,反応率Rは 下記に示す(1)式で示すことができた.

$$R(\%) = \left(\frac{5.0 \times 10^{-5} \ln (T - 79.9) + 0.0104}{1 + 20 \times \exp \left(-8.0 \times 10^{-5} (T/300 + 1)^{23.257} \times t\right)}\right)$$
(1)

ここで, *t* は時間 (s) を示し, *T* は温度 (℃) を示す. (1)式によって, 硬化温度 80℃, 100℃, 120℃ の際の反



Fig. 1 Comparison of Logistic curve approximation and experiment solutions at 80°C



Fig. 2 Comparison of Logistic curve approximation and experiment solutions at 100°C

応率を求め、実験値と比較した結果を図1~3に示す.図 中に示すプロットは、反応率の実験結果を示している.同 図からわかるように、(1)式は80℃、100℃、120℃どの硬 化条件においても反応率の時間に変化を上手く表現するこ とが出来ている.

なお、有限要素解析に温度と時間によって変化する反応 率を取り組むために、既報³⁰と同様にサブルーチンを汎用 プログラムにリンクさせた。そのフローチャート図4に示 す.図4からわかるように、初期温度*Ti*(℃)と雰囲気 条件として熱伝達率*H*(w/m²K)から非定常2次元熱伝 導の方程式によって時間と場所によって変化する温度分布 T(℃)を求める。そして、(1)式にT(℃)代入するこ とによって、反応率増分 ΔR (%)を求める。さらに、前 ステップの反応率 R_{i-1} (%)と反応率増分 ΔR を足すこと で、そのステップにおける新しい反応率 R_a を算出した。



Fig. 3 Comparison of Logistic curve approximation and experiment solutions at 120°C



Fig. 4 Schematic diagram of flow chart

$$R_a = R_{a,i-1} + \Delta R \cdot \Delta t \tag{2}$$

(2)式で示したように、各積分点位置での各状態変数の 値を増分ステップごとに定義・更新することで、反応の進 行を表現した.また、現在の反応率 R_a が 100% 未満の際 には反応率増分 ΔR から発熱量を求めた.反応発熱は(3) 式により、求めることができる.

$$Q_{t} = \int_{v} Q_{reaction}(v) \, dv \tag{3}$$

ただし、 $Q_{reaction}$ は反応発熱量、v は要素体積である.現 在の反応率 R_a が 100% になった際に、反応率の計算を止 めた.



Fig. 5 Cross-sectional area of sample

2.2 実験方法5)

樹脂モールド型トランスでは、硬化反応中に硬化収縮に よってエポキシ樹脂に亀裂が生ずる問題がある.そこで、 この樹脂モールド型トランスを対象にして、2段階反応工 程でのエポキシ樹脂硬化収縮挙動のメカニズムの解明を試 みた.まず、樹脂モールド型ランスを想定するために、図5 に示す2つの鉄性円筒を準備した.ここで、用いたエポキ シ樹脂は、硬化促進剤である第三アミンDMP-30(2,4,6 ートリスフェノール、化薬アクゾ(株製造)を0.6 wt%含 む酸無水物系硬化剤 HN-2200(メチルテトラヒドロ無水 フタル酸、日立化成工業(株製造)と Epikote 828 (油化シェ ルエポキシ(株製造) であった.これらの反応物は既報^{3)~6)} と同様である.

温度条件は,2 段階硬化反応工程を想定して,作成した鉄 円筒を 80℃ 一定で 8000 s 保持した.そして,既報^{1)~3}で急 激に硬化収縮が進んだ 8000 s から雰囲気温度を 80℃~ 120℃ に昇温速度 2℃/min で昇温させた.その後,ひずみが 定常状態に収束するまで,雰囲気温度を 120℃ 一定とした.

ひずみは、図5に示す鉄円筒外周部A点の円周方向を ひずみゲージで測定した.なお、ひずみゲージで測定され たひずみは鉄の熱ひずみとエポキシ樹脂の硬化収縮ひずみ の和である.そこで、鉄の熱ひずみ分を差し引いた値を硬 化収縮ひずみと定義した.また、エポキシ樹脂の反応発熱 の影響を検討するために、エポキシ樹脂の反応発熱の影響 が大きいと考えられるB点(図5に示す)とその影響が 小さいA点の温度をそれぞれ測定した.

2.3 有限要素解析手法

(1) 解析モデルおよび物性

エポキシ樹脂反応工程を有限要素解析するに当たり, 図5から樹脂モールド型トランスは軸対照問題として取り 扱えると考えた.そこで,図6に示すモデルを用い解析を 行った.また,解析プログラムとして非線形汎用有限要素 解析プログラム MARC K 6.2を用い,増分解析による熱– 応力連成解析を行った.分割は4節点4辺形軸対照要素を 用い,一要素あたりの数値積分点数を4として完全積分を

成形加工 第 18 巻 第 10 号 2006



Fig. 6 Meshing and boundary condition of finite element analysis



Fig. 7 Storage modulus and loss modulus measured by dynamic mechanical analysis

行った.また、以下に示すことを仮定して解析を行なった. その他の解析の詳細は既報^{3)~60}の通りである

①反応収縮

反応収縮は,反応率に比例する見かけの熱ひずみとした. 詳細は既報^{1)~3)}に示した.

②反応発熱

反応発熱は、反応率増分に比例する関数とした. すなわち、反応発熱を単位体積あたりの総発熱量 1.288×10⁸ J/m³を各要素に反応率増分で与えた.

③線膨張係数

本報告のエポキシ樹脂のガラス転移温度は 120℃ である ため、80℃~120℃ の温度範囲では、線膨張係数は変化し ないと仮定した.そこで、ガラス転移温度以下のエポキシ 樹脂の線膨張係数を 88×10⁻⁶/℃とした.

④ゲル化点

実験条件と同様な温度条件で,動的粘弾性測定装置に よって,貯蔵弾性係数と損失弾性係数を求めた.その結果 を図7に示す.なお,測定周波数は10Hzである.ここで, 貯蔵弾性係数と損失弾性係数が同じ値をとる時間にゲル化 が始まると仮定した¹⁴⁾.そして,(1)式によって,その時 間の反応率を計算して,ゲル化点を計算した.その結果, 反応率25%を見かけのゲル化点とした.

⑤弾性係数

既報⁴では,温度の低い場合(早い変形の場合)に弾性 係数は反応率に依存しないと考えた.しかし,2段階硬化 反応工程のように温度変化が伴う場合においては反応率に 依存すると考えて弾性係数を測定した.

弾性係数と反応率の関係を図8に示す. 図中には右縦軸



Fig. 8 Young's modulus changes in the two-stage curing process



Fig. 9 Relationship between Young's modulus and degree of conversion

に弾性係数を示し、左縦軸に反応率を示している.ここで、 反応率は(1)式によって求めたものである.また、図7で 求めた貯蔵弾性係数を弾性係数とした.反応率が25%以 下(80°一定)の領域では、極めて小さな値となってい る.反応率が25%~100%(80°~120°)の間では、弾 性係数が急激に大きくなり、反応率100%以上においては、 弾性係数は1.0 GPa 一定である.そこで、図9に示すよ うに反応率ごとに3つの領域に分けた.まず、見かけのゲ ル化点である反応率25%までは、鉄円筒を歪ませるだけ の力はないと考えて、0.01 GPa(反応率25%の弾性係数) 一定とした.そして、反応率25%~100%のゲル化が急激に 進む領域においては、弾性係数を反応率の関数として取り 扱った.弾性係数*E*を反応率*R*のとして(4)式で表現した.

$$E = 0.123 R - 0.2067 \tag{4}$$

反応率 100% 以降の E は, 図 7 から 1.0 GPa 一定とした. ⑥界面接着

界面の接着に関しては、既報^{9.9}と同様に界面を構成す る節点間に、軸方向変位差によって作用するばね要素を設 定し、ばねの剛性によって接着を表現した.反応率 25%

Seikei-Kakou Vol. 18 No. 10 2006



Fig. 10 Experimental curve for the variation of strain and temperature

以下の未接着の状態では,ばねの剛性を0にして,自由に 変形するものとし,それ以降は,反応の進展とともにバネ の剛性を増加させた.ここで,河辺¹⁵⁾は粘性テープ状の接 着力は粘着剤と被着体の界面因子が寄与する界面接着力と バルクの状態の粘弾性因子項に比例することを提唱し,弾 性係数によって界面接着力の評価を行なっている.そこで, 本研究ではこの考えを参考にして,接着力は弾性係数と比 例関係にあると考えた.詳細については以下のとおりであ る.反応率が100%になった場合は,界面は完全に接着が されていると仮定し,エポキシ樹脂と鉄円筒の接着界面の ひずみが等しくなるばねの剛性を10¹⁰ N/mの値を採用し た.そして,反応率25%~100%の間においては,反応率 25%と100%では弾性係数の値が100倍程度の差がある のでバネ定数を10⁸~10¹⁰ N/m と反応率ごとに更新した.

3. 結果および考察

3.2 2段階硬化反応

(1) 実験結果

80℃~120℃の2段階の熱負荷を加えた際に生ずるひず みを図10に示す.図中には温度とひずみの経時変化を示 している.ここで,前述のように図中のひずみは円周方向 のひずみから鉄円筒の熱膨張を差し引いたものである.実 線で示す温度は,A点の円筒外周部の温度であり,プロッ トはB点のエポキシ樹脂内部の温度である

まず, ひずみに着目する. この図からわかるように, 20℃ ~80℃の昇温および 80℃ 一定の領域, 80℃~120℃の昇 温工程, その後の, 120℃ 一定の領域でひずみの変化が異 なることが分かる.20℃~80℃の昇温および 80℃ 一定の 領域においては, ひずみが生じていない. 次いで, 12000 s 付近の 80℃~120℃の昇温工程からひずみが減少し始 め, 14000 付近から, 温度が 120℃ 一定になっているにも 関わらずひずみが増加している. 次いで, 鉄円筒表面とエ ポキシ樹脂内部の温度について着目する. 鉄円筒とエポキ シ樹脂内部の温度分布にはほとんど差が見られないことか ら, このような 2 段階硬化反応工程においては, 反応発熱 の影響は小さいと考えられる.

(2) 2段階硬化反応工程の影響

2 段階硬化反応の影響を検討するために既報^{3)~60}の 80℃ 一定の硬化ひずみと 2 段階硬化反応工程の硬化ひずみを比



Fig. 11 Strain and degree of conversion change in the two-stage curing process



Fig. 12 Strain and degree of conversion change in constant temperature

較した.図11に2段階硬化反応中の硬化ひずみの実験値 と反応率の経時変化を示す.図12に硬化温度80℃一定の 硬化ひずみと反応率の経時変化を示す.なお,反応率は(1) 式で求めた.図11と図12を比較すると,2段階硬化反応 工程の方が反応の進展が早いことがわかる.また,80℃ 一定の場合は反応率50%で,エポキシ樹脂が破壊^{3~69}して いるが,2段階反応工程では反応率50%で破壊が生じて いない.

(3) 硬化ひずみの解析

実験結果から,また,80℃一定の場合は反応率50%で, エポキシ樹脂が破壊^{3)~6}しているが,2段階反応工程では 反応率50%で破壊が生じていないことがわかった.これ は,反応率が25%の時に温度80℃~120℃に昇温したこ とが原因と考えられる.

そこで,2段階硬化反応工程の昇温工程の影響を解析から考察する.解析を行なうに当たって,20℃~80℃の昇 温度工程は短時間で温度が低いため反応率に与える影響は



Fig. 13 Comparison Between simulated Strain and Experiment

微小であると考えて取り除き,80℃ 一定,80℃~120℃, そして120℃ 一定の領域で解析を行った.

その結果を図13に示す.図中には解析で求めた硬化ひ ずみの実験値,解析値ならびに(1)式で求めた反応率を示 している.以下,解析結果と実験結果について述べる.

図 13 に示すように実験および解析ともに、反応率が 30% 程度までひずみが減少していない.これは、温度上 昇することによって、エポキシ樹脂が熱膨張したことと、 弾性係数が小さいため、硬化ひずみが生じなかったと考え られる.

その後は、反応率が 30% 以降で反応が急激にすすみエ ポキシ樹脂が急激に収縮し、自身の弾性係数も大きくなる. その結果、エポキシ樹脂の熱膨張に硬化収縮が打ち勝ち、 硬化ひずみが徐々に増える.解析ではこの挙動を表現する ことが出来ている.

このように2段階硬化反応工程は、エポキシ樹脂の硬化 収縮、熱膨張ならびに反応の進行とともに増加する弾性係 数の影響が複雑に影響を及ぼしあっていることがわかる.

次いで、反応率が100%の領域に注目する.この領域で は、反応および温度変化がないにもかかわらず、実験値で はひずみが増加し、解析では一定のままである.この部分 は、エポキシ樹脂界面に破壊が生じたと考えた.つまり、 界面の弱く接着している部分が先に破壊されることにより、 鉄円筒の収縮ひずみは正の方向に増加する.しかし、より 強く接着している他の部分は破壊されないために、その収 縮ひずみの減少はある程度で止まったと考えた.

(4) 破壊設定

伊藤ら¹⁶)は, 異種材料の界面の強度は数値解析の上で界 面に対して垂直な応力に対する強度と界面に平行な応力に 対する強度とに分けて考えられることを示した.本研究に おけるエポキシ樹脂と鉄円筒界面においても同様な破壊条 件を考慮することができると考えられる.そこで,反応率 100% 以降にひずみの増加を破壊と仮定して,既報⁶の破 壊設定を用いた.文献値¹⁴⁾より,芳香族酸を用いたエポキ シ樹脂の接着強度(引張:70~100 MPa, せん断:10~25 MPa)¹⁴⁾として,この値を元に筆者らは非線形ばね一つ当

Seikei-Kakou Vol. 18 No. 10 2006



Fig. 14 Comparison between simulated with progressive failure strain and experiment

たりの強度を求めた. 非線形ばねにはたらく力がこの強度 に達した時に,界面の破壊(クラック)なお,応力開放が 発生した時刻より界面にはたらく非線形ばね一本当たりの 力は,応力開放されたばねの力が随時残存するばねにかか るものとした.その結果を図14に示す.この結果からわ かるように,破壊設定を考慮することによって,反応率 100%以降の解析値のひずみは実験値の傾向は一致した. しかし,破壊設定の物理的意味が希薄なため,今後も反応 率100%の以降の挙動について検討する必要がある.

4.結 言

ゲル化が始まるまで低い温度で、ゲル化点以降高い温度 で硬化させるいわゆる2段階硬化反応工程についてのエポ キシ樹脂の硬化反応と収縮挙動の影響を実験ならびに有限 要素解析によって求めた.その結果、以下の結論を得た.

- 1) 反応率をロジスティック曲線で近似することによって, 反応率の s 字変化を表現することができた.
- 2) 80℃ 一定の場合は反応率が 50% の際に破壊が生じて いたが、2 段階硬化反応では、50% で破壊が生じない.
- 3)弾性係数を反応率の関数にすることによって、反応率 25%~100%までの硬化ひずみの影響を解析で表現す ることができた。

参考文献

- 1) Taketani, N., Hatano, K., Sugimoto, H., Yoshioka, O., and Murakami, G. : ISHM, Proceeding, 594(1996)
- 2)村上 元:エレクトロニクス実装学会誌,1(1),19, (1998)
- 3) 福永守高,山田敏郎,加納重義,蒲生正浩:成形加工,14(6),371(2002)
- 4) 福永守高,山田敏郎,蒲生正浩,加納重義:成形加工,14(8),371(2002)
- 5) 福永守高,山田敏郎,北健太郎,蒲生正浩,加納重義: 成形加工 15(2), 103(2003)
- 6) 福永守高,山田敏郎,北健太郎,蒲生正浩,加納重義:

成形加工15(6),424(2003)

- 7) 島崎昭夫, 元起巖:高分子化学, 28(319), 884(1971)
- 8) 松井広明,池上皓三:日本機械学会論文集(A編),62 (596),993(1996)
 0) 小野達引,池上姓三:日本機械学会論文集(A編),55
- 9)小野達弘,池上皓三:日本機械学会論文集(A編),55 (510),171(1989)
- 10)河田裕志,池上皓三:日本機械学会論文集(A編),56 (532),2471(1990)
- 11)前原大祐,池上皓三,佐藤千明:日本機械学会論文集(A 編), 59(560), 978(1993)

- 12) 田中厚, 大泉新一, 丹羽勝治:日東技報, 1(33), 29 (1995)
- 13) Koo, H. S., Park, S. J., Kim, W. B., Kim, C. M., Ha, Y. K. and Kim, Y. S. Presented at ANTEC 2000, Orland, USA (2000)
- 14) 新保正樹:エポキシハンドブック,日刊工業新聞 社,314(1987)
- 15) 河辺雅義:日東技報, 2(38), 18(2000)
- 16) 伊藤勝也, 野々村千里, 鈴木利武, 石原英昭: 材料, 49 (12), 1270(2000)