模擬宇宙環境での宇宙 GHTA 溶接法によるアルミニウム管の突合せ溶接実験

高松工業高等専門学校 大原将広,松下和憲,十川弘樹,吹田義一,正箱信一郎,佃 芳行,寺嶋 昇

Butt Welding Experiments of Aluminum Pipes by Space GHTA Welding Process

under Simulated Space Environment

Masahiro Oohara, Kazunori Matsushita, Hiroki Sogawa, Yoshikazu Suita, Shinichiro Shobako, Yoshiyuki Tsukuda and Noboru Terajima

Takamatsu National College of Technology, Chokushi, Takamatsu, Kagawa 761-8058 E-Mail: *suita@takamatsu-nct.ac.jp*

Abstract: GHTA (Gas Hollow Tungsten Arc) welding experiments were performed in a simulated space environment using the aircraft. A vacuum chamber for the GHTA welding test was placed in the cabin of the aircraft and the microgravity environment was produced by a parabolic flight of the aircraft. Butt welding and bead on plate welding of aluminum pipe were performed in the vacuum chamber under microgravity condition. Then we observed the welding phenomena and investigated macrostructures and mechanical properties of the butt weld joints. As a result, we showed the possibility of applying the GHTA welding process in space.

1. 緒 論

現在開発中の国際宇宙ステーション ISS の修理,改 造,また今後の宇宙開発で必要となる宇宙構造物の 建造,月面基地建設などには宇宙溶接技術が必要不 可欠になる.著者らは 1993 年に日本独自の宇宙 GHTA(Gas Hollow Tungsten Arc)溶接法を提案¹⁾し, 研究開発を行ってきた²⁻⁴⁾.これまでの研究で,真空 中での GHTA 溶接において,直流パルス電源による アーク衝撃圧力でアルミニウム合金表面の酸化膜を 粉砕除去できることを示した⁵⁾.そこで今回は,航空 機を使用した模擬宇宙環境でアルミニウム管の突合 せ溶接実験を行い,宇宙 GHTA 溶接法が宇宙環境下 でアルミニウム管の溶接に適用できる可能性を示し た.

2. 実験方法

2-1 実験装置

航空機に搭載し,模擬宇宙環境下での溶接実験に 使用した模擬宇宙環境溶接実験システムをFig.1に 示す.同実験システムは引上げアーク起動方式直流 パルス/直流溶接機,真空チャンバ,ロータリーポ ンプ,メカニカルブースタ-ポンプ,コントロール ボックスで構成される.真空チャンバには圧縮ガス により作動する電極位置制御装置と溶接トーチ,供 試材固定用の冶具,ステッピングモータが取り付け られており,電極を供試材に接触させた状態から任 意距離引上げることと,任意速度で供試材を回転さ せることができる.また,チャンバ前方と側面には 8mm ビデオカメラと高速度カメラ(500fps)を取り付 けることができ,溶接状況を録画・観察できる. アーク起動ガスには Ar ガスを用い,その流量はマス フローコントローラで制御した.GHTA 溶接トーチに は,外径 4mm,内径 1.8mmの中空タングステン電極 が装着されており,電極先端を頂角 60°に成形して実 験に用いた.タングステン電極は電子放出能の優れ る 2%酸化ランタン(La₂O₃)入りのものを使用した. 溶接電流,溶接電圧,Ar 流量,真空チャンバ内圧力, 重力をディジタルオシログラフで記録した.



Fig.1 模擬宇宙環境溶接実験システム

2-2 供試材と実験手順

溶接する供試材のアルミニウム管は,溶接性が国際宇宙ステーション ISS で採用されたアルミニウム 合金 A2219-T6 とほぼ同じである純アルミニウム管 A1070-H14 とし,直径 30mm,肉厚 2mm のものを用 いた.ビード・オン・プレート溶接では長さ 100mm のアルミニウム管を用い,突合せ溶接では長さ 45mm のものを2本突合せ,3箇所 GTA 溶接で仮止めした ものを用い,周方向溶接を行った.

実験では真空チャンバ内をロータリーポンプと ディフュージョンポンプで減圧し,航空機の1回の パラボリックフライトで得られる約 20 秒間の 10Pa, 10⁻²g の模擬宇宙環境下で溶接した.電源は直流電源 あるいは直流パルス電源を使用し,直流電極マイナ ス(DCEN)極性とした.溶接条件は直流電源を使用す る場合は溶接電流 *I*=80A,直流パルス電源使用時はパ ルス電流 *I*_P=140,150A,ベース電流 *I*_B=20A,パルス 周波数 F_P =5Hz パルス幅 W_P =30%,溶接速度 v=7mm/s, Ar ガス流量 Q_{Ar} =2.5ml/s とし,アーク長(電極引き上 げ高さ)は 3mm とした.

3.実験結果と考察

3-1 直流電源による突合せ溶接実験

模擬宇宙環境下で直流電源を使用して GHTA 溶接 法でアルミニウム管の突合せ溶接を行い,溶接状況, 溶接現象,溶接部外観およびマクロ組織を観察した. Fig.2 に突合せ溶接状況を高速度ビデオで撮影したコ マ送り画像を示す.図中の時間は Fig.2(a)を0 秒とし た経過時間を示す.Fig.2(b)ではアルミニウム管表面 の酸化膜が溶融せず,酸化膜下のアルミニウム素地 のみが溶融する現象が起きている.溶融池上の酸化 膜は Fig.2 (b)のように Ar 噴流, プラズマ気流および Ar 噴流のドラッグ効果でシワが発生し, そのシワが 振動する様子が確認できた.酸化膜は時間が経過す ると時間間隔は異なるが周期的に Fig.2(c)のように破 れ、溶融金属を巻込みながら後方に流された .Fig.2(d) では酸化膜の破れた孔が大きくなり,表面に酸化膜 の無い溶融池(電極直下の黒く見える部分)が見え る.また,流された酸化膜が後方の凝固した溶接金 属に衝突するときに,溶融金属を含む酸化膜が折り 畳まれながら凝固する現象が観察された.



(a) 0 sec
 (b) 0.49 sec
 (c) 0.72 sec
 (d) 0.74 sec
 Fig.2 模擬宇宙環境突合せ溶接状況(直流電源)

Fig.3 は製作された突合せ溶接継手の溶接部外観と マクロ組織である.Fig.3(a)では溶融金属表面が酸化 膜に覆われたまま流動するため溶融金属の流動性が 悪く,また,溶融池後方の既に凝固した溶接金属に 溶融金属を含む酸化膜が衝突して折り畳まれながら 凝固するために,ガタガタで凸型の溶接金属が確認 できた.また,溶融金属が後方へ流され,局所的に 溶融池の溶融金属が不足するために,孔が開く溶接 欠陥も発生した.そして,Fig.3(b)のように アンダーカットや溶接金属中に酸化膜の巻込み,融合 不良などの溶接欠陥が認められた.このような溶接 現象・状況を考えるとアルミニウムの溶接を行うに は溶接中の酸化膜除去の必要性が再確認できる.





(a) 溶接部外観(b) 溶接部マクロ組織Fig.3 模擬宇宙環境突合せ溶接継手(直流電源)

3 - 2 直流パルス電源による1g 真空環境での突 合せ溶接実験

1g 真空環境下で直流パルス電源を使用して GHTA 溶接法でアルミニウム管の突合せ溶接を行った.パ ルス電流は I_P=140 A とし,溶接状況,溶接現象,溶 接部外観およびマクロ組織を観察した.そのときの 突合せ溶接状況のコマ送り画像を Fig.4 に示す. 図中 に示した時間はベース電流からパルス電流に移行し た瞬間を0秒としている.Fig.4(a)はパルス電流に移 行する 0.02 秒前のベース電流時のアーク放電状況で ある.前のパルス電流で形成された溶接金属の窪み (以下,クレータ)が確認できるが,ベース電流期 間中はアルミニウム管は溶融していない.ベース電 流からパルス電流に移行した瞬間に Fig.4(b)のように アーク熱により電極直下のアルミニウム管が再溶融 する. Fig.4(b)から Fig.4(c)のように,パルス電流期間 中は時間の経過とともに溶融池寸法が徐々に大きく なり,溶融金属量も多くなる.この際にプラズマ気 流,アーク衝撃圧力および Ar 噴流によって溶融金属 がさざ波のように振動しながら中心から外向きに変 形,流動する現象が確認できる.また,パルス電流 期間が終了してベース電流に移行するとアーク圧力 が低下するので、それまで大きなアーク圧力で押さ れていた溶融金属が瞬間的に膨らむような変形挙動 (Fig.4(c))を示した直後に凝固収縮する現象が確認 できた.この変形・流動や瞬間的な膨張・凝固収縮 過程で酸化膜が粉砕除去されているようである.ま た,溶接中にスパッタ等の飛散は観察されず,直流 パルス電流によるアーク衝撃圧力で溶融金属を飛散 させることなく酸化膜を除去し, 突合せ溶接継手が 製作できることが実証できた.



(a)-0.02 sec
(b) 0 sec
(c) 0.04 sec
(d) 0.05 sec
Fig.4 1g 真空環境突合せ溶接状況(直流パルス電源)

製作されたアルミニウム管の突合せ溶接継手の溶 接部外観とマクロ組織を Fig.5 に示す.Fig.5(a)より, パルス電流のアーク衝撃圧力によるクレータが連続

したリップル(さざ波)が観察された.また,外観 検査では縦割れなどの溶接欠陥は確認できなかった. Fig.5(b)のマクロ組織の観察より, 突合せ溶接された 2本のアルミニウム管の溶接部には融合不良や ブローホールなどの溶接欠陥は確認されなかったが、 溶接金属が内側に凸状になり,のど厚の低下が観察 される.これは直流パルス電源による溶接で重力に よる溶落ちやアーク衝撃圧力,アルゴン噴流により 溶融金属が押し下げられたことが原因であると考え られる.のど厚の低下を防ぐには溶加ワイヤの供給 が考えられる.これらの結果より,直流パルス電源 を用いることにより1g 真空環境下でアルミニウム 管表面の酸化膜を除去し,アルミニウム管の突合せ 溶接が可能であることが実証された.



(a) 溶接部外観 (b) 溶接部マクロ組織 Fig.5 1g 真空環境突合せ溶接継手(直流パルス電源)

3-3 直流パルス電源による模擬宇宙環境での突

合せ 溶接実験

前節の実験結果は GHTA 溶接法が宇宙で利用でき る可能性を示している.そこで,10 Pa,10-2gの模擬 宇宙環境下で直流パルス電源を使用して GHTA 溶接 法によるアルミニウム管の突合せ溶接を行った.溶 接条件は3-2節と同条件とし,溶接状況,溶接状 況,溶接部外観およびマクロ組織を観察した.Fig.6 がその突合せ溶接状況のコマ送り画像である. 図中 に示した時間は Fig.4 と同様である .Fig.4 と同様にべ -ス電流期間中はアルミニウム管の溶融は確認でき ず,パルス電流期間中は時間の経過とともに溶融池 寸法が振動しながら大きくなり,溶融金属量も多く なる.パルス電流期間終了後のベース電流への移行 時にアーク圧力の低下による溶融金属の膨張・凝固 収縮過程も確認でき、酸化膜除去機構は重力加速度 によらず同様であった.また,溶接中にスパッタ等 の飛散は観察されず,模擬宇宙環境下で直流パルス 電流によるアーク衝撃圧力で溶融金属を飛散させる ことなく酸化膜を除去し, 突合せ溶接継手が製作で きることが実証できた.



(b) 0 sec (a) -0.02 sec (c) 0.04 sec (d) 0.05 sec Fig.6 模擬宇宙環境突合せ溶接状況(直流パルス電源)

Fig.7 に製作されたアルミニウム管の突合せ溶接継 手の溶接部外観とマクロ組織を示した .Fig.7(a)より, 1g 真空環境下と同様にパルス電流のアーク衝撃圧力 によるクレータが連続したリップルが観察された. また,溶接部中央に白い線のように見えるものがあ るが、これは酸化膜が除去された跡が繋がったもの であり,縦割れなどの溶接欠陥は確認できなかった. Fig.7(b)のマクロ組織からも突合せ溶接された2本の アルミニウム管の溶接部には融合不良や ブロー ホールなどの溶接欠陥は確認されなかったが、溶加 ワイヤを供給していないためにのど厚の低下が観察 される.また,直流電源を使用した模擬宇宙環境下 でのステンレス鋼の溶接実験 ⁶⁾では溶接金属の垂れ 落ちは確認できなかったが、今回の直流パルス電源 によるアルミニウム管の突合せ溶接ではFig.7(b)のよ うに 1g 真空環境下と同様に内面の溶接金属が凸状に なっている.これはアーク衝撃圧力やアルゴン噴流 により溶融金属が押し下げられたことが原因である と考えられる.これらの実験結果より,模擬宇宙環 境下での宇宙 GHTA 溶接法によるアルミニウム管の 突合せ溶接において,電極直下の溶接部に溶融金属 を保持でき、スパッタ等の飛散がないことが確認で きた.また,溶接金属形状に与える影響はアーク衝 撃圧力やアルゴン噴流が大きく,重力はあまり影響 しないと考えられる.





(a) 溶接部外観

(b) 溶接部マクロ組織 Fig.7 模擬宇宙環境突合せ溶接継手(直流パルス電源)

3-4 重力加速度が溶接金属形状に及ぼす影響

パルス電流 $I_P = 150 \text{ A } \ge 0$,重力加速度 10^{-2} ,1お よび 1.8g の 10Pa 環境でアルミニウム管のビード・オ ン・プレート実験を行い、溶接部外観、マクロ組織 を観察し,重力が溶接金属形状に及ぼす影響を調査 した. Fig.8 に実験で得られた溶接部外観, マクロ組 織を示す.これまでの実験で重力が溶接状況,溶接 金属状態に及ぼす影響はほとんど見られなかったが, 過重力である 1.8g であっても重力の影響はほとんど 見られない.一般的に溶接金属形状を決定する要因 としてはプラズマ気流, Ar ガス噴流, アーク圧力, 熱対流,表面張力,電磁対流,自重が挙げられるが, 重力が無い場合には熱対流,自重が無視できる.自 重に対してはマクロ組織から 1 パルスによる溶融金 属体積を見積もり 1 パルスによる溶融金属質量を計 算すると約1.1gであった.直流パルス電源を用いた

GHTA 溶接法では酸化膜を粉砕除去できる力を持つ と考えられるアーク衝撃圧力が関与するため,今回 の実験条件では自重による影響は無視できる程度で あると考えられる.これらのことより,溶接金属形 状に与える影響はアーク衝撃圧力が大きく,重力は あまり影響していないと考えられる.



Fig.8 重力加速度が溶接金属形状に及ぼす影響

3-5 溶接部の機械的性質の評価

3 - 3節で製作した突合せ継手から引張試験片を 製作し,引張試験を行った.Fig.9 にその引張試験前 後の試験片を示す.引張試験結果は溶接部中央の溶 接金属で破断し,溶接継手の引張強度は51.1 MPaで, A1070-H14の母材強度(107 MPa)の48%であった. これは,アーク衝撃圧力やアルゴン噴流により溶融 金属が押し下げられ,溶接部のど厚が低下している ためであると考えられる.このような溶接部のど厚 の低下を防ぐためには,溶加ワイヤの供給技術の適 用が必要と考えられる.



(b) 引張試験後Fig.9 引張試験

4.結 論

模擬宇宙環境溶接実験システムを搭載した航空機のパラボリックフライトで得られる 10Pa, 10⁻²gの模擬宇宙環境下において宇宙 GHTA 溶接法による溶加 ワイヤを供給しないメルトラン溶接でアルミニウム 管の溶接実験を実施し,以下のことを明らかにした.

- 1)直流パルス電源を使用した突合せ溶接において、 溶接中に溶接部に溶融金属を保持でき、アーク衝 撃圧力等によって溶融金属が飛散しない。
- 2)模擬宇宙環境下でも直流パルス電流のアーク衝撃圧力により、アルミニウム表面の酸化膜を粉砕除去が可能で、アルミニウム管の突合せ溶接継手が製作できる。
- 3)アーク衝撃圧力やアルゴン噴流によって溶融金属が押し下げられることにより、模擬宇宙環境下でも溶接金属は内面に凸状となる。
- 4)アルミニウム表面の酸化膜が除去できない直流 電源による電極マイナス極性の溶接では,融合不 良,アンダーカット,酸化膜の巻込み等の溶接欠 陥を生じる.
- 5) 直流パルス電源を用いた GHTA 溶接法によるア ルミニウムの溶接において,重力はアーク放電, 溶融状況などの溶接現象,溶接金属形状にはあま り影響を与えない.
- 6) 宇宙 GHTA 溶接法は宇宙環境でのアルミニウム の溶接に適用できる可能性を持っている.

辞

本研究は(財)日本宇宙フォーラムが推進してい る「宇宙環境利用に関する地上研究公募」プロジェ クトの一環として行ったものである.

謝

参考文献

- [1] 吹田義一,佃 芳行,高木 隆,黄地尚義,増渕
 興一:宇宙空間でのGTA溶接に関する研究(第1 報),溶接学会論文集,11(1993),pp.423-427.
- [2] 日本機械学会宇宙工学部門第81期運営委員会編集:日本機械学会会員のための宇宙工学概論,
 (2004), pp.145-154.
- [3] 吹田義一,松下和憲,寺嶋昇,佃 芳行,増渕
 興一:宇宙 GHTA 溶接法のタッチスタート技術による真空中でのアーク起動現象,溶接学会論文集,24巻(2006),1号,pp.26-31
- [4] 吹田義一,永井宏和,新池修平,佃 芳行,寺嶋 昇他:アルミニウム合金の真空中での GHTA 溶 接現象,溶接学会論文集,22 巻(2004),2 号, pp.218-223
- [5] 吹田義一,江國友英,亀井美佐,佃 芳行,寺嶋 昇他:宇宙 GHTA 溶接による真空中での溶接現 象とアルミニウム酸化膜の除去機構,日本航空 宇宙学会論文集 54巻(2006) 632 号 pp.397-402
- [6] 吹田義一,佃 芳行,八田 崇 他:航空機を使用 した模擬宇宙環境下での GHTA 溶接実験,溶接学 会論文集,18 巻(2000),2 号,pp.228-235